

جامعة محمد خيضر بسكرة  
كلية العلوم الدقيقة وعلوم الطبيعية والحياة  
قسم علوم المادة



# مذكرة ماستر

علوم المادة  
فيزياء  
فيزياء المادة المكتفة

رقم : أدخل رقم تسلسل المذكرة

إعداد الطالب:  
الجازية قطياني  
راضية قطياني  
يوم : 26/09/2020

دراسة البنية المجهرية للكاولن DD1 بطريقة  
وران افراخ وويليامصون هول

## لجنة المناقشة:

رئيس	أ.مح ب	جامعة محمد خيضر بسكرة	شوية فاتح
مقرر	أ.مح ب	جامعة محمد خيضر بسكرة	العاقل عبد الغاني
مناقش	أ.مح ب	جامعة محمد خيضر بسكرة	بوخميس بوديرة

السنة الجامعية : 2021/2020

## الشكر و التقدير

إن الشكر و الحمد الله نحمده حمدا كثيرا طيبا مباركا فيه.

أتقدم بالشكر الجزيل الى كل من ساهم من قريب أو من بعيد في إنجاز هذه الرسالة،  
وأخص

بالذكر الأستاذ العاقل عبد الغاني على إشرافه و تتبعه المستمر طيلة إنجاز هذا  
البحث و كذا نصائحه

وإرشاداته القيمة و تشجيعه لنا طيلة مسيرة البحث ، كما أشكر فيه حبه للعمل  
المتفاني و إخلاصه .

- الى كل من علمني حرفا في هذه الدنيا الفانية.

- الى أبي الغالي.

- الى امي العزيزة الغالية والى اخواتي و أخي الغالي

- الى جميع افراد الاسرة التربوية في الجزائر الحرة الابية .

- الى كل هؤلاء و هؤلاء اهدى هذا العمل المتواضع

ونسأل الله ان يجعله نبراسا لكل طالب علم

## الفهرس

1.....	مقدمة عامة.....
--------	-----------------

### الفصل الاول: انعراج الأشعة السينية في البلورات

4.....	I المقدمة.....
4.....	I-1 قانون براغ.....
5.....	I-2 تحليل مخطط الانعراج في البلورات .....
6.....	I-2-1 البنية البلورية .....
7.....	I-2-2 حساب بعد الحبيبات.....D
8.....	I-3 حساب السمك الاصلي للبلورة .....
11.....	I-4 حدود تصنيف علاقة شيرر Scherrer .....
11.....	I-5 علاقات اخرى تستعمل في حساب بعد الحبيبات .....
13.....	I-6 برامج المحاكاة .....
16.....	I-7 الطرق المستعملة للحصول على الدالة الحقيقية .....
16.....	I-7-1 طريقة ستوكس .....
18.....	I-8 استعمال برامج X'Pert HighScore: .....
18.....	I-8-1 كيفية استخدام X'Pert HighScore: .....

### الفصل الثاني: فهم الطرق المستعملة لدراسة البنية المجهرية

20.....	II مقدمة .....
20.....	II-1 طريقة واران لقياس العرض .....
22.....	II-2 تصحيح راشينجر لقياس عرض الخطوط لازدواج $\alpha_1 \alpha_2$ .....
24.....	II-3 قيم الدالة الحقيقية $f(x)$ - لاهداب الانعراج (Convolution) .....
24.....	II-4 تحليل فورييه لشكل الخطوط : Fourier Analysais of line profiles .....
26.....	II-5 طريقة جونز jones لقياس عرض الانعكاسات .....

27.....	التطبيقات العملية لقياس عرض الانعكاسات.....II
27.....	1-6-II حجم البلورات الظاهري:Apparent crystal size:
28.....	2-6-II العيوب التركيبية structural Faults
31.....	7-II طريقة وارين –Averbach Method: افرباخ:
32.....	8-II النسيج الليفي: Fibre texture:
33.....	9-II النسيج الشريحي: Sheet Texture:
33.....	10-II مسقط ستيروجرافى stereographicprojection
36.....	11-II الشكل القطبي العكسي Inverse Pole Figures:
38.....	12-II قياس الاجهاد في المعادن: Stress measurement in metals:
43.....	13-II مثال عن الجداء المختلط Convolution

### الفصل الثالث :مناقشة النتائج المتحصل عليها

45.....	III مقدمة.....
45.....	1-III النتائج المتحصل عليها.....
45.....	1-1-III مختلف الاطوار التي يتكون منها الكاولن DD1
46.....	1-2-III مخطط انعراج الاشعة السينية.....
47.....	1-3-III مخطط الانعراج لمسحوق الكوارتز.....
48.....	1-4-III معالجة مخطط الانعراج.....
49.....	1-5-III تحديد البنية البلورية.....
50.....	1-6-III ايجاد الدالة الحقيقة.....
50.....	1-7-III رسم مختلف الاهداف الحقيقة.....
52.....	2-III مناقشة النتائج المتحصل عليها.....
52.....	1-III تصحيح لورانتز.....
53.....	2-III تمثيل مخطط ويليامسون هول.....

53.....	حساب البعد الحبيبي.....III-2-3
60.....	الخلاصة العامة.....
62.....	المراجع.....

# **مقدمة عامة**

## مقدمة عامة

تعتبر المواد الحرارية ذات أهمية كبيرة خصوصا في المجال الصناعي ، فهي تمتاز بدرجات حرارة انصهار عالية ، بالإضافة إلى ناقليتها الضعيفة للحرارة ، مما يؤهلها للاستعمال كمواد مبطنة للأفران ، ومرشحات للمياه ومن بين هذه المواد شائعة الاستعمال ، أكسيد الألمنيوم ( $Al_2O_3$ ) وأكسيد المغنيزيوم ( $MgO$ ) وأكسيد الكروم ( $Cr_2O_3$ ).

هناك ظواهر فيزيائية مهمة يجب أخذها بعين الاعتبار في دراسة طوائف الانعراج، بالفعل فإن ظاهرة التوسيع في طيف أشعة الانعراج تستطيع أن تنتج شدة متغيرة لمختلف الأهداب (pics) للمادة المدروسة مما يؤدي إلى توزيع خاص في الشدة. شكل توزيع الشدة أو شكل هدب الانعراج هو يمثل عدة عوامل تميز البنية المجهرية وكذلك التحريف الناتج عن الجهاز. من ضمن العوامل الفيزيائية التي تؤثر على شكل هدب الانعراج نذكر البنية المجهرية (البعد ،الشكل الإجهاد ،العيوب الخطية، العيوب المستوىية .....). هذه العوامل يمكن إيجادها انتلاقا من حساب الدالة الحقيقية (profil vrai) للعينة بواسطة عملية ديكونفولويسيو (la déconvolution).

الطريقة الأكثر استعمال في تحليل البنية المجهرية في حالة وجود الإجهاد والبعد معا هي طريقة وران أفرباك. وقد تم اختيار هذه الطريقة لكونها لا تعتمد على شكل الطيف (profil).

نظرا لأهمية الدور الذي تلعبه البنية المجهرية في تحديد الخصائص الفيزيائية والكميائية أرتكز عملنا على دراسة الكاولن الموجودة شرق البلد وهو كاولن جبل دباغ. وبالخصوص البنية المجهرية للكاولييت الموجودة داخل هذا النوع من الكاولن وذلك بتحليل شكل طوائف الانعراج. هذه الدراسة محققة في إطار التعاون مع المؤسسة الوطنية التي تستغل مناجم الكاولن (SOALCA).

الجدير بالذكر أن هذا النوع من الكاولن تم دراسته في حالته الطبيعية (دون تعريضه لمعالجة حرارية) .

في الفصل الأول لهذه الأطروحة إلى عموميات حول الأشعة السينية وطرق تحليل طيف الانعراج للأهداب وكذا الطرق المستعملة لحساب البعد و الإجهاد .

تعد طريقة وaran أفرباخ أحسن الطرق المستعملة لحساب البعد و الإجهاد ، حيث هذه الطريقة لا تعتمد على وضع فرضيات إلى أنها تشرط هذين على الأقل من نفس العائلة لحساب الإجهاد ونسبة الخطأ في هذه الطريقة محصور بين 20 % و30 % ، وهذه الأخطاء ناتجة على طرق حساب

معاملات فوريه وطريقة راشينجر التي تستعمل لفصل طيف الأشعة السينية عن بعضها البعض وكذا طرق المستعملة للحصول على الأهداب الحقيقية وحساب البعد والإجهاد في الفصل الثاني .

أما في الفصل الأخير فقد خصصناه لعرض النتائج المحصل عليها ومناقشتها .

## الفصل الأول

انعراج الأشعة السينية في البلورات

## I مقدمة :

من المعلوم أنه لرؤية الأشياء المحيطة بنا بالعين المجردة نحتاج إلى الضوء المرئي، وإذا ما دعت الحاجة إلى التعرف إلى كيفية ترتيب الذرات في المادة ،أو الأيونات و الجزيئات في بلوراتها ،فذلك يحتاج إلى ضوء ذي طول موجي قصير للغاية ،عموما المادة في معظم حالاتها عبارة عن جسم متعدد البلورات مكونة من عدد كبير من البلورات الأحادية ،وهو عبارة عن تراص منظم من الذرات، يمكن وصف هذا التراص بمجموعة من المستويات البلورية معرفة بمسافة بينية تدعى بالمسافات بين المستويات الشبكية  $d_{hkl}$  حيث (hkl) فرانكلير قاس هذه المسافة عن طريق انعراج الأشعة السينية بواسطة قانون براغ [ 1 ، 2 ] .

## I-1 قانون براغ :

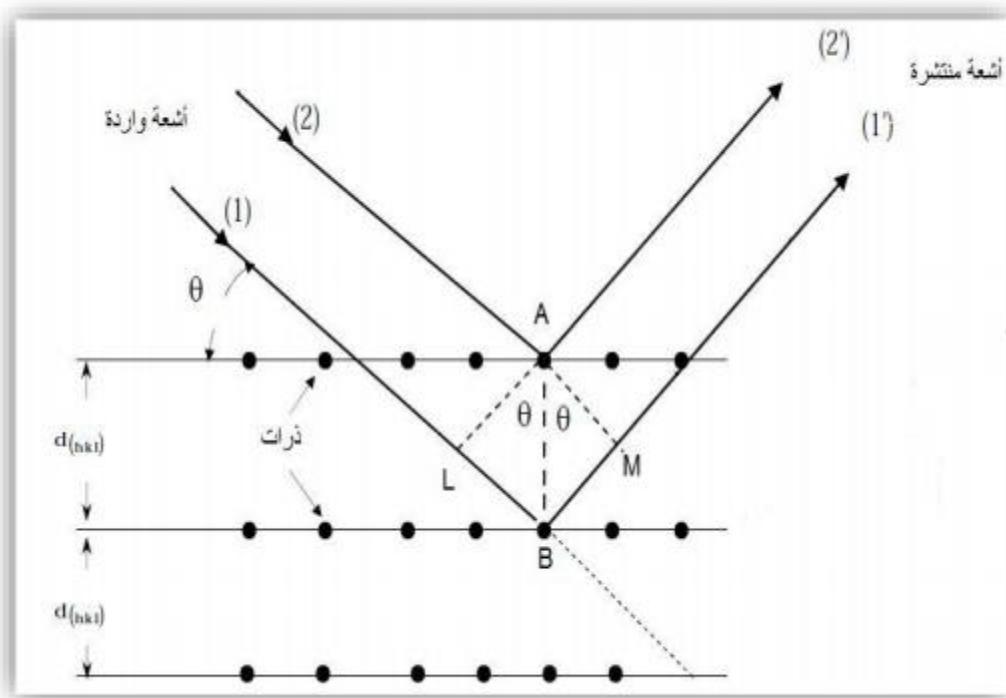
تمكن العالم ولIAM لورانس براغ في عام 1913م من وضع الشروط الهندسية لحيود حزمة ذات طول موجي وحيد من الأشعة السينية، وقد اعتمد براغ في صياغة قانونه هذا على أن موجات الأشعة السينية التي تسقط على سطح بلورة ما تتعكس من المستويات الذرية المتوازية انعكasa منتظما ويحدث الحيود من المستويات المتوازية فقط عندما تتدخل الحزمات المنعكسة تداخلا بناء(حسب قانون الانعكاس في المرايا) انظر الشكل (I-1) رسم تخطيطي لأنعراج الأشعة السينية وإذا كانت المسافة الموضحة بين المستويات المتوازية هي  $d$  فان فرق المسار بين حزمات الأشعة المنعكسة  $d \sin \theta$  من السطح الأعلى والسطح المجاور هو  $(2d \sin \theta)$  حيث ان  $\theta$  هي زاوية السقوط المحصورة بين الحزمة الساقطة والعمود المقام عند نقطة الانعكاس ،ويحدث التداخل البناء للحزمات المنعكسة عندما يكون فرق المسار مساويا لعدد صحيح من أطوال الموجة للأشعة الساقطة لذلك يتحقق شروط الحيود إذا كان [ 3 ] :

$$2d \sin \theta_B = n\lambda \quad (1 - I)$$

حيث أن (n) رتبة الحيود و ( $n=1,2,3....$ ) وهذه العلاقة تمثل قانون براغ ويوضح منها أن الانعكاس من المستويات المتوازية التي تبتعد عن بعضها بمقدار  $d$  لا يتم إلا لمقادير معينة من الزاويه  $\theta_B$  (زاوية براغ)،ويشترط أن يكون الطول الموجي مساويا أو أقل من ضعف هذه المسافة بين المستويات المتوازية أي أن ( $d \leq \lambda$ ) وأن كانت الرتبة هي الأولى  $n=1$  تكون قيمة زاوية براغ هي [4] :

$$\theta_B = \arcsin(\lambda/2d) \quad (2 - I)$$

إن قانون برااغ لا يعطي تفسيراً لحدوث الحيود بانعكاس الموجات من سطح البلورة ومن الواضح أن الحيود يحدث نتيجة تغير الطور في الشبكة البلورية كما أن القاعدة الأساسية للبلورة التي تتكون من ذرات هي المسئولة عن تحديد شدة الحزمة المنعكسة من المستويات البلورية المتوازية فكلما كانت المستويات البلورية كثيفة (غنية بالذرات) كلما كانت شدة الحزمة المنعكسة عاليةً مما يحدث الحيود لابد أن يكون التصادم المرن بين الفوتونات للأشعة وذرات البلورة هو الذي يؤدي إلى استطارة وعكس الحزمة الإشعاعية الواردة، وحزمة الأشعة السينية الواردة تستطيع أن تتوغل إلى مستويات بلورية أعمق.



شكل (I-1): رسم تخطيطي لأنعراج الأشعة السينية .

## II-2) تحليل مخطط الانعراج في البلورات

إن تحليل مخطط(طيف) انعراج الأشعة السينية للبلورات المتحصل عليه من جهاز DRX نستطيع من خلاله التعرف على مجموعة كبيرة من المعلومات حول المادة المدرستة، من أهم هذه المعلومات المتحصل عليها للمادة المدرستة، نجد ما يلي :

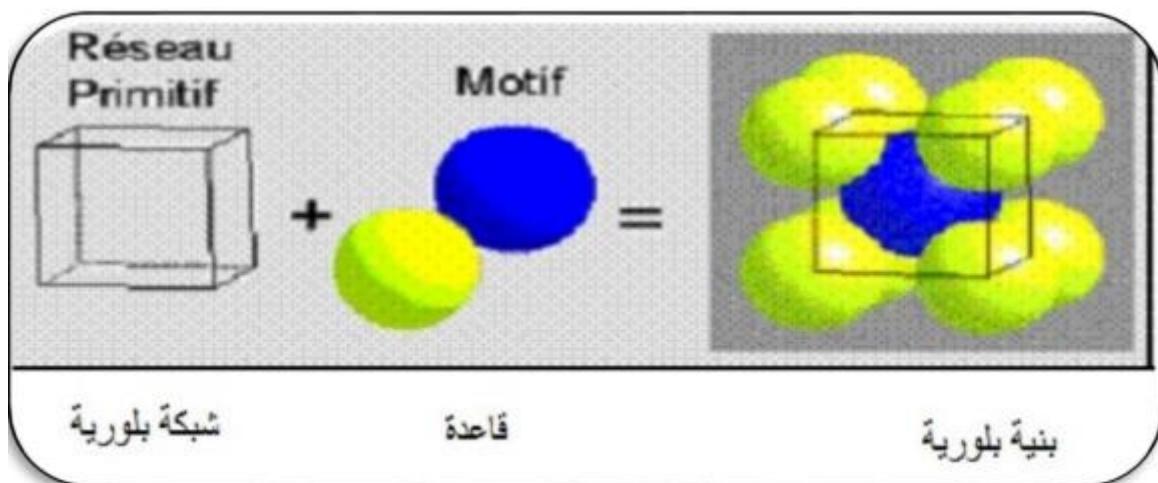
## I-2-1) البنية البلورية :

طيف الانعراج هو دالة لتغير شدة انعراج الأشعة السينية بدلالة الزاوية  $\theta$  لطيف الترکیب البلوري، من خلال دراسة وتحليل هذا الطيف يمكن الحصول على عدة خصائص متعلقة بالبلورة من أهمها :

**بنية الشبكة البلورية** : تكمن في التعرف على ثوابت الشبكة  $a, b, c$  و  $\alpha, \beta, \gamma$  للخلية الأساسية للبلورة ومعرفة معاملات ملير للمستويات الانعراج ( $hkl$ ) هذه المعلومات يمكن الحصول عليها أو معرفة (تحديد) قيم  $2\theta$  لزوايا الانعراج ( $hkl$ ) المسببة لهذه القيم ، وذلك باستعمال طرق فيزيائية أو برامج محاكاة (Digvol) الذي سوف نتطرق إليه لاحقا في هذا الفصل.

**تموضع الذرات في الخلية الأساسية** : يمكن معرفة تموضع الذرات من خلال دراسة الكثافة الإلكترونية باستعمال برامج محاكاة Wien2k او Castep او TREOR(Indexation) وخاصة عند البلورات ذات المركبات المتعددة الذرات هذه الكثافة تترجم من خلال شكل القمة وشدة الاشعة المنعرجة .

ومن خلال كذلك دمج النتائج (تحديد الشبكة + تحديد تموضع الذرات (القاعدة)) يمكننا معرفة البنية البلورية.



الشكل (I-2): تركيب البنية البلورية .

**دراسة البنية المجهرية** : إضافة إلى معرفة البنية البلورية وموقع الذرات يمكن تحديد خواص أخرى للبلورات من خلال انعراج الأشعة السينية مثل حجم الحبيبات والتشوه (الانفعال ) و الإجهاد في

العينة، وذلك باستعمال طرق مثل طريقة واران أفرباخ وطريقة ولیامسون هول وطريقة جیبس وكذلك علاقه شیرر المعدلة.

تحديد مختلف الاطوار : يتم تحديد مختلف الاطوار من خلال مخطط الانعراج بالرجوع إلى ملفات STM المعتمدة علمياً أو التحليل الحراري التفاضلي DSC عند تسخين المسحوق يؤدي إلى احتراق المواد العضوية وخروج الماء الداخل في التركيب وتفكك بعض المركبات الكربونية وبالتالي يمكن تتبع تأثير درجة الحرارة وهذا ما يعرف بالتحليل الحراري الكتلي TAG.

باستخدام قانون براغ السابق ، ومن خلال المسافة العمودية بين المستويات الذرية المتوازنة داخل بلورة نظام مكعب نجد أن:

$$\frac{1}{d^2} = \frac{h^2+k^2+1^2}{a^2} \quad (3-I)$$

أي أن :

$$a = [d^2(h^2+k^2+1^2)]^{1/2} \quad (4-I)$$

وهي المعادلة التي تستخدم لحساب قيمة ثابت الشبكة (a) من نتائج (DRX) حيث (d) هي قيمة المسافة بين المستويات المتوازنة في نموذج (DRX)، (hkl) معاملات ميل المناظرة لكل مستوى في هذا النموذج .

## 2-2-I حساب بعد الحبيبات $D_f$

: [ 5] Debye-Sherrer Equation وذلك باستخدام معادلة دیبای شرر

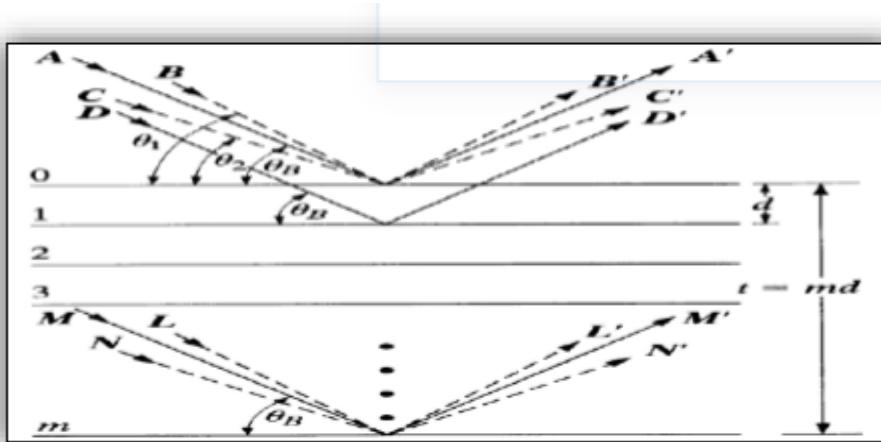
$$D_f = \frac{c\lambda}{\beta \cos \theta_B} \quad (5-I)$$

حيث ( $D_f$ ) هو بعد الحبيبات ويقاس بوحدة الانغشتروم ( $A^\circ$ ).  
 (β) هي عرض المستويات المختلفة التي يتم قياسها عند سعة المنتصف من أقصى شدة وجدت للطور وتوصف الرادييان ويتم حساب β باستعمال عدة برامج مثل برنامج Winfit او برنامج Fullprof كما توجد عدة برامج اخرى للحساب.

- (λ) هي الطول الموجي للأشعة السينية المستخدمة في التحليل وتساوي ( $1.5418 A^\circ$ )
- (θ) هي زاوية سقوط الأشعة السينية (زاوية براغ).

(C) هو الثابت شرر و يعرف بعامل الشكل وهو مقدار ثابت يعتمد على شكل الحبيبات و الذي له قيم محصورة بين (0.38 و 1.39). أو يعتمد على النظام البلوري ويؤخذ عادة حسب شكل الخط، ويتغير مقداره ما بين 0.62 إلى 2.08 ، بالنسبة لنظام التكعيبي 0.94 ، والنظام غير التكعيبي 0.89 ، ويؤخذ القيمة 1 إذا كان شكل الحبيبة كروي.

### 3-I حساب السمك الأصلي للبلوره :



الشكل(I-3): رسم تخطيطي لأشعة ساقطة على سماكة t من البلوره.

إن أبسط طريقة للحصول على سماكة الأصلي للبلوره هي استخلاصها من علاقة براغ ، ولنفترض لدينا بلورة سمكها  $t$  ولديها  $m+1$  مستوى [6].

الأشعة الواردة إلى الموضع من  $A$  إلى  $D$  إلى غاية الموضع  $M$  الشكل (I-3) تصنع الزاوية  $\theta_B$  وهي ساقطة على مستويات شبكيه بلوريه بزاوية براغ ، أما الأشعة الواردة إلى الموضع  $B$  إلى غاية الموضع  $L$  تصنع الزاوية  $\theta_1$  ، والأشعة الورود إلى الموضع  $C$  إلى غاية الموضع  $N$  تصنع الزاوية  $\theta_2$ ، وهي اشعة سينية ساقطة على مستويات شبكيه بلوريه بزاوية براغ تختلف قليلا عن زاوية براغ.

لتكن الزاوية  $\theta_B$ ، عند الزاوية  $\theta_1 > \theta_2$  تختلف عن الصفر لدينا حسب قانون براغ :

$$2t \sin \theta_1 = (m + 1) \quad (6-I)$$

$$2t \sin \theta_2 = (m - 1)\lambda \quad (7-I)$$

بطرح المعادلتين (6-I) و (7-I) نجد :

$$t(\sin \theta_1 - \sin \theta_2) = \lambda \quad (8-I)$$

حيث :

$$\sin \theta_1 - \sin \theta_2 = 2 \cos\left(\frac{\theta_1 + \theta_2}{2}\right) \sin\left(\frac{\theta_1 - \theta_2}{2}\right)$$

$$2t \cos\left(\frac{\theta_1 + \theta_2}{2}\right) \sin\left(\frac{\theta_1 - \theta_2}{2}\right) = \lambda$$

ومن أجل الزوايا الصغيرة

$$\sin\left(\frac{\theta_1 - \theta_2}{2}\right) = \left(\frac{\theta_1 - \theta_2}{2}\right)$$

$$2t \left(\frac{\theta_1 - \theta_2}{2}\right) \cos\left(\frac{\theta_1 - \theta_2}{2}\right) = \lambda$$

نحصل على:

$$t = \frac{\lambda}{B \cos \theta_B} \quad (9-I)$$

$$\Delta\theta = \theta_1 - \theta_2 : B$$

$$\left(\frac{\theta_1 + \theta_2}{2}\right) \text{ هو } \theta_B$$

$t$  : السمك الاصلي للبلورة.

### (ا) الطول الموجي للأشعة السينية $\lambda$ :

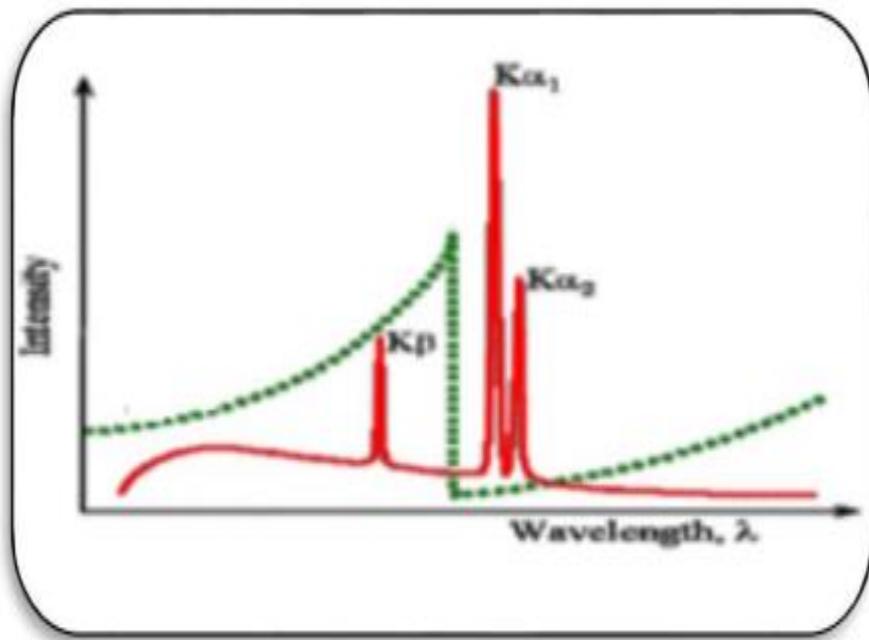
الجدول (I-1): قيم الأطوال الموجية للأشعة السينية الأكثر استعمالا في علم البلورات .

العنصر	العدد الذري $z$	$\lambda(k_{\alpha 1})(A^\circ)$	$\lambda(k_{\alpha 2})(A^\circ)$	$\lambda(K_\beta)(A^\circ)$
Chrome	24	2.28891	2.28503	2.0806
Fer	26	1.93601	1.93207	1.7530
Cuivre	29	<b>1.54123</b>	1.53739	1.3893
Molybdène	42	0.71280	0.70783	0.6310
Argent	47	0.56267	0.55828	0.4960
Tungstène	74	0.21345	0.20862	0.1842

$\lambda$ : هو الطول الموجي للأشعة السينية المميزة ، وتأخذ عادة قيمة محددة وثابتة حسب مادة الهدف ، وذلك بتوليد تيار كهربائي وتسلیط فرق في الجهد (حسب عمل جهاز توليد الاشعة السينية) [7].

الجدول التالي يمثل بعض الأطوال الموجية الأكثر استخداما في علم البلورات.

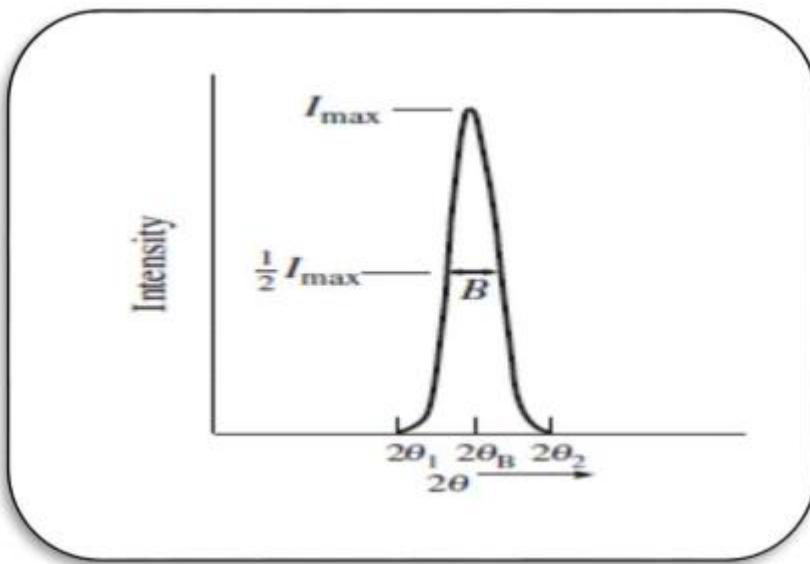
عند استعمال النحاس كهدف فإن الإشعاع الأكثـر شدة هو الإشعاع  $k_{\alpha 1}$  عادة نستعمل إشعاعاً أحادي اللون لكن نلاحظ وجود خطوط كما في الشكل (4-I)، هما الخطين الاعظم شدة ( $K_{\alpha}$ )، والخط الاقل شدة ( $K_{\beta}$ ) هذا الاخير أثر على طريقة الحساب في اهداب الانعراج ، لذا وجب استثناؤه ويمكن القيام بذلك بكل بساطة حيث يوضع مرشح (عادة يستعمل الزركونيوم) عند حافة الامتصاص بين الموجات ( $k_{\alpha 2}$ ) حيث يمتص ( $K_{\beta}$ ) ويمرر الخطين ( $k_{\alpha 1}$ ) و( $k_{\alpha 2}$ ) [8]. ولكن يبقى هنا مشكل فصل الخطين ( $k_{\alpha 1}$ ) و( $k_{\alpha 2}$ ) حيث يتم عزل الخط ( $k_{\alpha 1}$ ) عن الخط ( $k_{\alpha 2}$ ) ويبقى خط وحيد ( $k_{\alpha 1}$ )، وذلك باستعمال طريقة راشينجر وهذا العزل يعطي لنا نتائج حساب دقيقة.



الشكل (4-I): رسم تخطيطي للطول الموجي لمعدن النحاس[8].

### ب) عرض طيف الانعراج(FWHM) عند نصف الارتفاع:

هو العرض الكامل عند نصف الحد الاقصى من ذروته أو ما يعرف full-width at half maximum (FWHM) وهو الفرق  $\theta_2 - 2\theta_1$  حيث  $\Delta(2\theta) = 2\theta_2 - 2\theta_1$  ويرمز له بالرمز FWHM، وهو العرض المشاهد لخط الانعراج [9].



الشكل (5-I) : العرض عند منتصف القمة الاعظمية (FWHM).

#### 4-I) حدود تصنیف علاقه شیرر :Scherrer

يمكن من خلال لمحات عن عرض خط الانعراج توفير عدة معلومات عن الابعاد كشكل البلورة ،في مجال من (5-100) nm أي الابعاد النانوية البلورية ، من خلال هذه الدراسة العكسية يمكن استخراج المعلومات المجهرية ،وعندما يكون ابعاد البلورة في حدود 100 nm عرض خط الانعراج يمكن قياسه ويكون صغيرا وفقا للعلاقة شیرر ، وهذا بغض النظر عن مقدار التشوه في البلورة [10] .

#### I-5) علاقات اخرى تستعمل في حساب بعد الحبيبات:

##### أ) معادلة شیرر المعدلة :

يتم حساب الابعاد المتوسطة للحبيبات وذلك بإدخال الدالة اللوغاريتمية على معادلة شیرر فنحصل على :

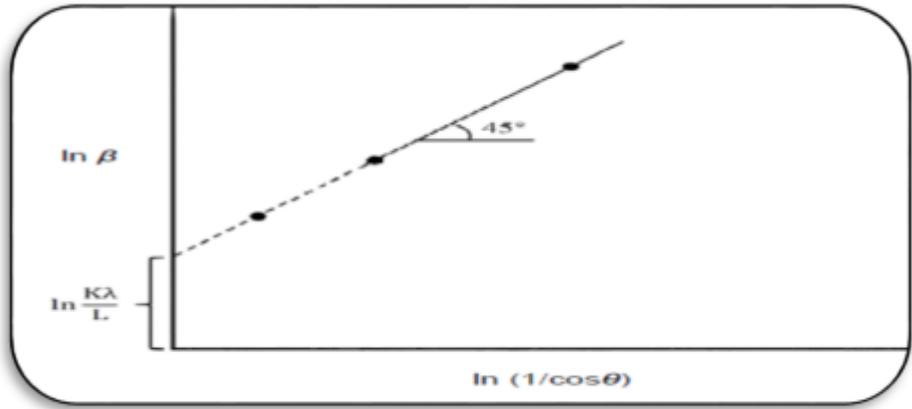
$$\ln(B) = \ln\left(\frac{1}{\cos \theta}\right) + \ln\left(\frac{K\lambda}{L}\right) \quad (10-I)$$

تمت رسم الدالة  $\ln(B)$  بدالة  $\frac{1}{\cos \theta}$  من الناحية النظرية يجب أن يكون البيان عبارة عن خط

مستقيم منحدر بزاوية ميل  $45^\circ$ ، الشكل (I-6) عندما تأخذ القيمة  $\ln\left(\frac{1}{\cos \theta}\right)$  الصفر تكون  $B$

مساوية  $\ln\left(\frac{K\lambda}{L}\right)$  بحيث يكون :

$$B = e^{\ln\left(\frac{K\lambda}{L}\right)} = \frac{K\lambda}{L} \quad (11-I)$$



الشكل (I-6): معادلة شرر المعدلة، حيث رسم البيان  $\ln(B)$  بدلالة  $\ln\left(\frac{1}{\cos\theta}\right)$

### ب) معادلة ويليامسون-هول Williamson-Hall

يمكنا كذلك حساب الحجم الحبيبي باستعمال معادلة ويليامسون-هول (Williamson-Hall)، التي تأخذ بالحساب الانفعال المجهرى (Micro strain) للشبكة البلورية [ 11 ] :

$$\beta \cos \theta = \frac{K\lambda}{L} + L_{W+H} + [4\varepsilon \sin \theta] \quad (12-I)$$

اذ ان  $\varepsilon$ : الانفعال المجهرى (microstrain) للحبيبات .

$L_{W+H}$ : الحجم الحبيبي (nm).

$\beta$ : اقصى عرض عند منتصف القمة (rad).

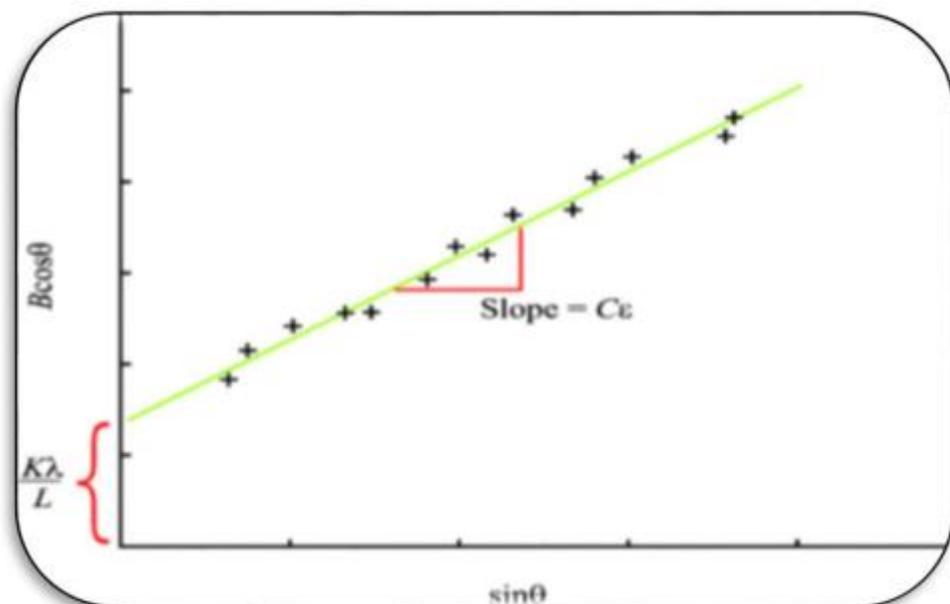
$\theta$ : زاوية سقوط الاشعة السينية (deg).

$K$ : ثابت يساوي تقريريا يأخذ القيمة بين 0.83 و 1.39 في الحالة التي يكون فيها الشكل الحبيبي كروي

يأخذ الثابت  $K$  القيمة 1

وقد يتم إيجاد معدل حجم الحبيبات بالرسم البيانيين ( $\sin \theta$ ) على محور الفواصل (X) و  $\cos \theta$  على محور التراتيب (Y) بحيث يمكن استخراج قيمة L حجم الحبيبات من خلال التقاطع مع محور الفواصل والذي يمثل  $K\lambda/L$ .

من خلال مقارنة المعادلتين نلاحظ أن معدل حجم الحبيبات باستخدام معادلة W-H هو أكبر من معدل حجم الحبيبات باستخدام معادلة ديباي شيرر ، حيث أخذت معادلة W-H بعين الاعتبار تأثير الانفعال المجهري للحبيبات ، حيث يعزى السبب في عرض القم إلى حجم الحبيبات و الانفعال الداخلي في آن واحد . الذي يكون صغيرا عند استخدام المساحيق [12].



الشكل (I-7): رسم البيان  $B\cos \theta$  بدلالة  $\sin \theta$ .

## I-6 برامج المحاكاة

: Digvol

هو برنامج يتم من خلاله تحديد النظام البلوري ومعاملات البلورة والزوايا وهو برنامج يحدد قرائن الخلية hkl [14.13]. وهو يعتمد على ملف in و يعطي لنا ملف out

تم إدخال طريقة التقسيمات للتقريرين تلقائيا لنمط الحيود سنة 1972 من طرف العالم لووير Louer ، حيث يعطي النتائج في حالة طور واحد وقد ارتكز عملنا هذا على دراسة طور واحد (الكاولينيت) وبالنسبة لزوايا الانعراج يتم اخذ خمسة زوايا على الاقل

في بداية تم التعامل مع النظام البلوري الأحادي الميل ( Monoclinic ) في برنامج Dicvol من طرف فرغاس ( Vargas ) لووير عام 1982 حيث استخدم هذا الإصدار الأخير لتقسيم حجم الخلية الأساسية و البحث عن حلول أكثر في حجم اصغر للخلية الأساسية و كذلك البحث عن كثافة الشبكة المستعملة إذا كانت معروفة ويجب أن يكون الحل عبارة عن عدد صحيح.

يعاني البرنامج أحيانا من البطء في الحصول على النتائج ، حيث قد تكون قترة الحساب التي يستغرقها تصل إلى ساعات و هذا السبب لم يتم التعرف عليه و مع ذلك تم العثور على المبالغة في التقدير للتكامل حتى عدة أيام.

في 1991 عمل على بولطيف Boultif استاذ التعليم العالي بجامعة الإخوة متوري بقسنطينة الجزائر و العالم لووير المشرف على مذكرة بولطيف حيث تم حل هذه المشكلة في تقدير التكامل  $[Q^-.Q^+]$  وتطبيق

التقسيمات المتتالية في التناظر ثلاثي الميل triclinic [15, 16, 17]

في برنامج DICVOL تكون متغيرات الدالة  $f$  لخلية الشبكة هي  $\alpha, \beta, \gamma$  في بولطيف حيث في الحالة العامة تكون:

$$Q = f(a, b, c, \alpha, \beta, \gamma) \quad (13-I)$$

ويتم تحديد المنطقة الابتدائية للانقسام بمايلي :

$$D = [a^+ a^-] [b^+ b^-] [c^+ c^-] [\alpha^+ \alpha^-] [\beta^+ \beta^-] [\gamma^+ \gamma^-] \quad (14-I)$$

وهذه العبارة تكشف لنا الفضاء كاملا وذلك بزيادة أعداد صحيحة للتكاملات التالية :

$$[a^- = a_0 + n_a P, \quad a^+ = a^- +]$$

$$[- = b_0 +, b^+ = b^- + P]$$

$$[c^- = c_0 + n_c P, \quad c^+ = c^- +]$$

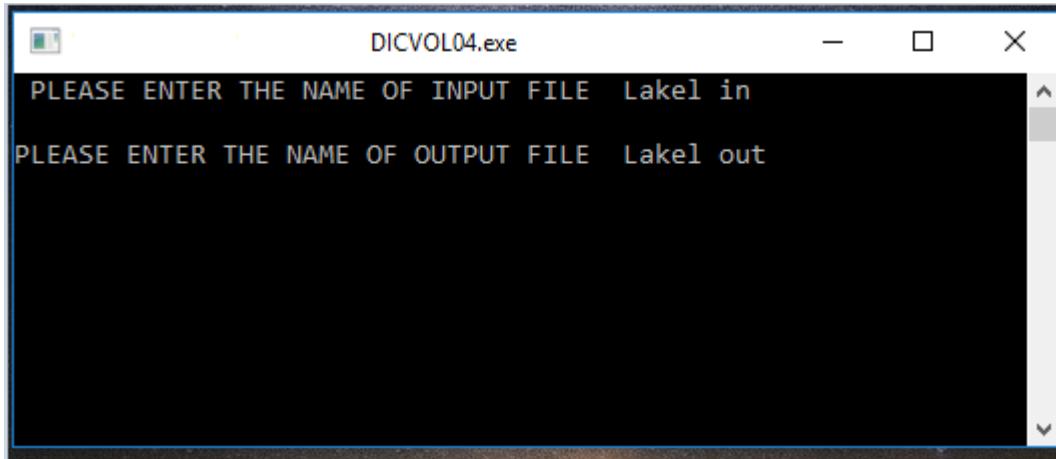
$$[- = \alpha_0 + n_{\alpha} \theta, \quad \alpha^+ = \alpha^- + \theta]$$

$$[\beta^- = \beta_0 + n_{\beta} \theta, \quad \beta^+ = \beta^- + \theta]$$

$$[\gamma^- = \gamma_0 + n_{\gamma} \theta, \quad \gamma^+ = \gamma^- + \theta]$$

حيث  $P$  هي الخطوة للمتغيرات الخطية  $a, b, c$ .

الزاوية لمتغيرات الزوايا  $\alpha, \beta, \gamma$ .



شكل (8-I) واجهة برنامج DICVOL

### ب. برنامج TREOR

يعد هذا البرنامج إحدى البرامج التي تسهل التقرير Indexation لأنماط المساحيق على أساس طريقة التجربة والخطأ بحيث وصفت واكتشفت من طرف Warne في سنة 1964 و أول نسخة ظهرت لهذا البرنامج في 1974 TREOR بحث كتب على برنامج الفورتران بحيث TREOR يبحث عن الحلول للتقرير في الفضاء وذلك بتغيير قرائن ميلر و ترتيبها حسب تشرلي Shirley ، يعتمد البرنامج إلى حد بعيد على طرق التجربة والخطأ في الرسم حيث أن نسبة النجاح لهذا البرنامج جيدة حيث تصل إلى 90 بالمائة وباعتبار التأثيرات العالية من النظام المكعبي فما فوق.

هذا البرنامج فكرته بدأت بالتأثر المكعبي وبطريقة تدريجية مختبرة للتأثيرات المنخفضة وذلك بسبب زيادة احتمال نجاحها [18].

### ج. برنامج ITO:

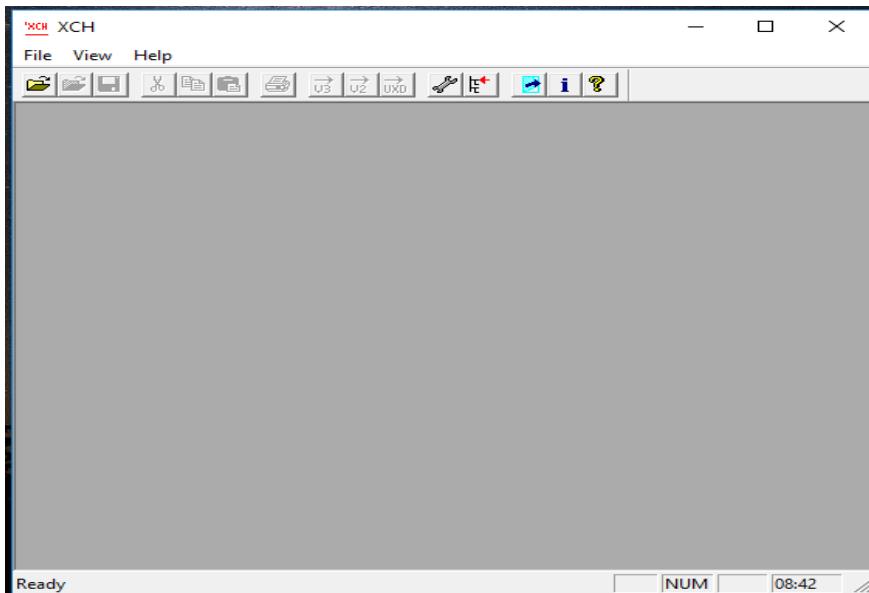
طريقة ITO وضعها كذلك وولف فيسر VisserWolf سنة 1958 حيث يعطي نتائج جيدة ولكن في رتب تأثير عليا ويطلب الدقة في القياس [19].

حيث يعتبر أن أصغر القيم لـ  $hkl$

$$c^2 = (111)Q, b^2 = (111)Q, a^2 = (111)Q$$

### د- برنامج XCH :

يستعمل هذا البرنامج لتحويل الملف RAW المتحصل عليه من جهاز الانعراج الى ملف XCH وذلك لأخذ قسم الشدة وزاوية الانعراج قصد ادخال هذه المعطيات الى برنامج ستوكس للحصول على الدالة الحقيقية ومعاملات فوريه .



**شكل (11-I) واجهة برنامج XCH**

### I-7 الطرق المستعملة للحصول على الدالة الحقيقة:

من بين الطرق المستعملة للحصول على الدالة الحقيقة profil vrai  $f(x)$  طريقة Louër. Weigel طريقة (Stokes). (Ergun). (Williamson et Hall). (Voigt). (Louboutin استعملنا طريقة ستوكس (Stokes)

#### I-7-1 طريقة ستوكس:

طريقة ستوكس تعتمد على تحويلات فورييه، تحويلات فورييه مبنية على الجداء المختلط لهذين الدالتين، حيث جداء هذين الدالتين هو جداء معامل فورييه لكل دالة حيث الدالة  $gf(x)$  و الدالة  $h(x)$  محصورة في المجال  $[-a/2, a/2]$ - تتعذر الدالتين خارج هذا المجال  $a$  يمثل حدود تكامل الدالة  $(h(x))$

$$h(x) = \int_{-a/2}^{+a/2} f(y)g(x-y) dy$$

الدوال الثلاثة تكتب على شكل سلاسل فورييه على الشكل التالي:

$$f(x) = \sum_{n=-\infty}^{+\infty} F(n) \exp(-2\pi i n \frac{x}{a});$$

$$g(x) = \sum_{n=-\infty}^{+\infty} G(n) \exp(-2\pi i n \frac{x}{a});$$

$$h(x) = \sum_{n=-\infty}^{+\infty} H(n) \exp(-2\pi i n \frac{x}{a}).$$

شرط معاملات  $F(n)$ ,  $G(n)$  و  $H(n)$  تكتب على الشكل:

$$F(n) = \frac{1}{a} \int_{-a/2}^{+a/2} f(x) \exp(2\pi i n \frac{x}{a}) dx;$$

$$G(n) = \frac{1}{a} \int_{-a/2}^{+a/2} g(x) \exp(2\pi i n \frac{x}{a}) dx;$$

$$H(n) = \frac{1}{a} \int_{-a/2}^{+a/2} h(x) \exp(2\pi i n \frac{x}{a}) dx.$$

تعطي المعادلة عبارة الدالة  $f(x)$  و  $g(x)$

من هذين الدالتين التجريبيتين  $\mathbf{h}(x)$  و  $\mathbf{g}(x)$  نحصل على المعاملات  $\mathbf{F}(\mathbf{n})$  انطلاقاً من الدالة الحقيقية، المعامل  $\mathbf{F}(\mathbf{n})$  يأخذ دائماً قيم حقيقة وقيم خيالية ويكتب على الشكل:

$$F(n) = Fr(n) + iFi(n)$$

$$G(n) = Gr(n) + iGi(n)$$

$$H(n) = Hr(n) + iHi(n)$$

يعطى معامل الجزء الحقيقي والخيالي بالعبارتين:

$$Fr(n) = \frac{1}{a} \frac{Hr(n)Gr(n) + Hi(n)Gi(n)}{G_r^2(n) + G_i^2(n)}$$

$$Fi(n) = \frac{1}{a} \frac{Hi(n)Gr(n) - Hr(n)Gi(n)}{G_r^2(n) + G_i^2(n)}$$

مع:

$$G(n) = Gr(n) + Gi(n) = \frac{1}{a} \left( \int_{-a/2}^{+a/2} g(x) \cos(2\pi n \frac{x}{a}) dx + i \int_{-a/2}^{+a/2} g(x) \sin(2\pi n \frac{x}{a}) dx \right)$$

هو نفسه بالنسبة  $g(x)$  يتم استبداله ب  $(h(x).)$  وبالتالي يتم حساب  $Fr(n)$  و  $Fi(n)$  من

معاملات فوريه  $Hi(n)$ ,  $Gr(n)$ ,  $Gi(n)$   $Hr(n)$  التي يمكن حسابهما وفقاً لمعايير البيانات التجريبية يمكن ايجاد قيمة الدالة الحقيقة باستخدام المعادلة

$$f(x) = \sum_{n=-\infty}^{n=+\infty} \left\{ Fr(n) \cos(2\pi n \frac{x}{a}) + Fi(n) \sin(2\pi n \frac{x}{a}) \right\}$$

## I- 8- استعمال برنامج X'Pert HighScore:

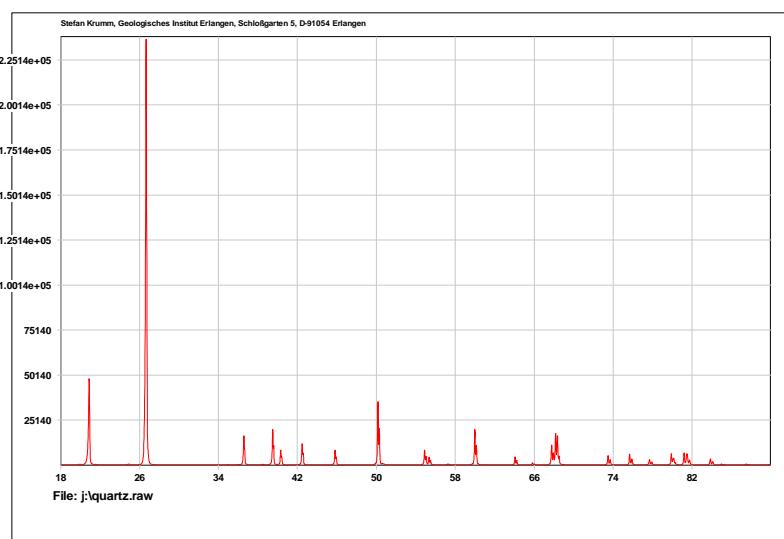
يعتبر برنامج X'Pert HighScore واحد من البرامج الحاسوبية التي تعالج بيانات حيود الأشعة السينية وباحتوائه لقاعدة بيانات متنوعة يمكننا الحصول على معلومات عديدة عن مختلف التراكيب البلورية. بإمكان برنامج X'Pert HighScore المطابقة بين المعلومات المقدمة له من مخطط حيود الأشعة السينية للعينة المدروسة وتلك التي عنده من قواعد البيانات معطياً التركيب البلوري المطلوب [20].

## I- 1- كيفية استخدام X'Pert HighScore:

لمعالجة مخطط انعراج الأشعة السينية باستعمال هذا البرنامج عبر مجموعة من الخطوات وهي بالتدريج كما يلي:

فتح الملف المتحصل عليه من جهاز الانعراج:

- يتم قراءة طيف مخطط الانعراج بصيغة الملف (RAW. xrdml) مباشرةً كما هو موضح في الشكل التالي:



الشكل (I- 11): طيف انعراج الأشعة السينية لمسحوق الكوارتز.

## الفصل الثاني

فهم الطرق المستعملة لدراسة البنية  
المجهرية

## II مقدمة

لدراسة البنية المجهرية (البعد ، الاجهاد ) توجد العديد من الطرق (طريقة ويليامسون هول ، وطريقة واران افرباخ ، وعلاقة شرر.....) ، ولقد تطرقنا إلى علاقة شرر بالتفصيل في الفصل الاول إلى أنها تكون صالحة إلا في الحالة التي تكون فيها العينة غير متأثرة بالإجهاد إلى أن اغلب الطرق تعتمد على وضع فرضيات للحساب شكل الهدب (كوشي ، غوص.....) ولكن الطريقة الأفضل للحساب في حالة وجود البعد و الاجهاد معا هي طريقة واران افرباخ لأنها لا تعتمد على وضع فرضيات إلى أنها تشرط وجود هذين على الأقل من نفس العائلة ونسبة الخطأ فيها صغيرة جدا ناتجة عن حساب معاملات فوريه ولهذا السبب سوف نعتمد في الحساب على طريقة واران افرباخ للحصول على نتائج جيدة كما اننا سوف نعتمد على طريقة ويليامسون هول لأنها الطريقة الوحيدة التي نستطيع من خلالها التعرف على ان العينة متأثرة بالبعد و الاجهاد وكما انها تسمح لنا بالحصول على قيمة البعد والاجهاد كما اننا سوف نستعمل علاقة شيرر في الحالة التي تكون فيها العينة غير متأثرة بالإجهاد . فأي من هذه الطرق سوف نتحصل من خلالها على نتائج حساب دقيقة ؟

### II-1 طريقة واران لقياس العرض:

يجب الأخذ في الاعتبار انه حتى في حالة البلورات الكبيرة المثالبة (perfect) تكون الانعكاسات ذات عرض محدد وهذا يرجع لعدة اسباب هي :

1- تفرق او تباعد الاشعة الساقطة (divergence) .

2- ابعاد العينة .

3- العرض الطبيعي لأشعة  $x$  (اكس) نفسها .

وتوجد صعوبات نظرية لأخذ في الاعتبار هذه العوامل

وفي سنة 1941 م اقترح وارين Warren ان مربع الاجزاء من عرض الخطوط يمكن جمعها على بعضها، فاذا كان  $B$  هو العرض الكلي لخط الحيود،  $b$  هو عرض نتيجة الظروف العملية المذكورة سابقاً فيكون  $\beta$  هو العرض نتيجة صغر حجم البلورات حيث يعطى بالمعادلة :

$$\beta^2 = B^2 - b^2 \quad (1-II)$$

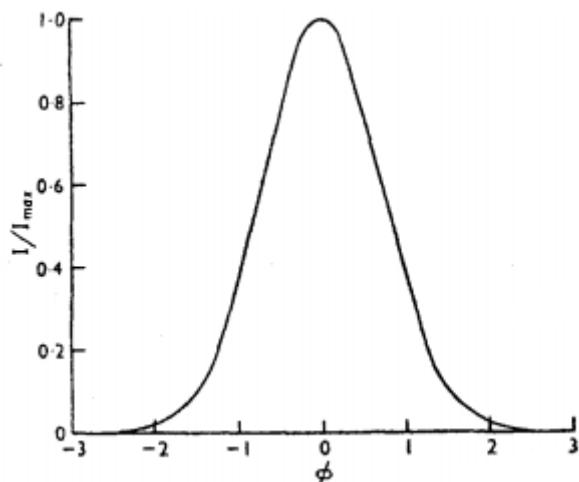
وإثبات هذه العلاقة يعتمد على فرضية ان توزيع الشدة على خط الانعكاس له الشكل :

$$I=I_{\max} \exp(-\alpha\phi^2) \quad (2-II)$$

ويسمى منحنى الخطأ (error curve) حيث  $I$  هي شدة الاشعة المقاسة عند زاوية انحراف  $\phi$  من القيمة الحقيقية للكميات  $\theta, \alpha$  هي كمية ثابتة وهذه الدالة الموضحة بشكل (2-II) اختيرت لأن لها القيمة العظمى عند  $\phi=0$  وتقل إلى الصفر كلما ازدادت قيمة  $\phi$  ، كما انه في طريقة إثبات العلاقة السابقة يفترض ان عناصر الانعكاسات (élément of broadening) لها ايضاً هذا الشكل [21].

ومن الواضح ان العرض الطبيعي للخط المنبعث لا يتوافق مع هذه الفرضية ذلك لأنه يحتوي على قيمتي هما  $\alpha_1, \alpha_2$  ويجب مراعاة ان يأخذ في الاعتبار أن يكون  $B_T$  هو العرض المشاهد عملياً بعد تصحيحه نتيجة وجود الثنائي  $\alpha\alpha_{21}$ .

وعملياً لا يمكن اعتبار طريقة وارين يمكن تطبيقها في جميع الاحوال لأن عناصر عرض الانعكاسات (éléments of broadening) لا يكون لها شكل منحنى الخطأ [22].



الشكل(2-II) منحنى الخطأ( $I=I_{\max} \exp(-\alpha\phi^2)$ )

## II- 2 تصحيح راشينجر لقياس عرض الخطوط لازدواج $\alpha_1 \alpha_2$ : Rachinger correction for the $\alpha_1 \alpha_2$ doable in the measurement of widths of lines

أحد الصعوبات التي تواجه قياس عرض الخطوط هي ازدواج الخطوط نتيجة  $\alpha_1 \alpha_2$  وهذه الخطوط المزدوجة تقع فوق بعضها عندما تصبح الخطوط عريضة وتكون المشكلة هي الحصول على عرض  $\alpha_1$  في وجود  $\alpha_2$ .

والمعلومات التي يمكن الحصول عليها هي:

- ا- شكل الخط المزدوج  $(\alpha_2 + \alpha_1)$ .
- ب-البعد بين المكونين  $\alpha_1, \alpha_2$  الذي يمكن حسابه من المسافة بين المستويات العاكسة وطول الموجتين  $\alpha_1, \alpha_2$  والشكل الهندسي للجهاز .
- ج- نسبة شدة الخط  $\alpha_1$  إلى الخط  $\alpha_2$  الذي امكن قياسه سابقا وهو يساوي 2 تقريبا .

الخطين  $\alpha_1, \alpha_2$  يمكن تمثيلهما بالمعادلتين :

$$I\alpha_1 = f(x) \quad (3-II)$$

$$I\alpha_2 = f(x-d) = 1/2 f(x) \quad (4-II)$$

حيث  $d$  هي المسافة بينهما وذلك لأن.

$$2 = \frac{\alpha_1}{\alpha_2}$$

العرض التكاملی  $B$  للمكون  $\alpha_1$  وهو الكمية المراد تعبيئها يمكن الحصول عليها من المعادلة:

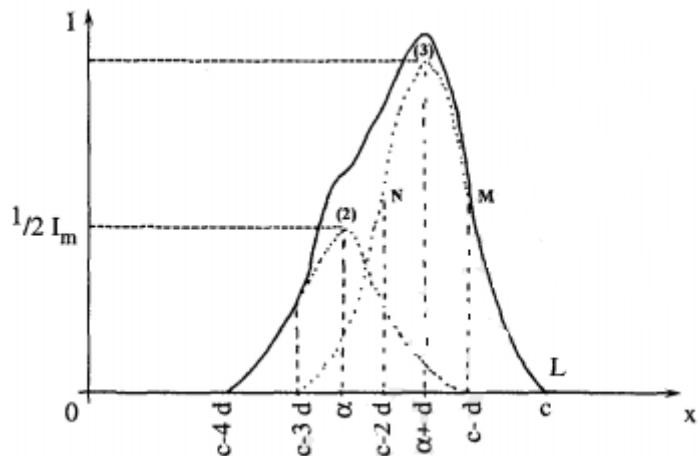
$$B = \frac{\frac{\text{المساحة المحصورة بواسطة المنحنى}_1}{\text{ارتفاع القمة للمنحنى}_2}}{\alpha_1 + \alpha_2} = \frac{\int f(x) dx}{I_m} \\ = 2/3 \left[ \frac{\text{المساحة المحصورة بواسطة المنحنى المشترك}}{I_m} \right] \quad (5-II)$$

أي أن المطلوب هو فقط قياس العرض التكاملی وذلك للحصول على  $I_m$  واکثر الطرق استخداما لتعيين  $I_m$  هي تلك الخاصة بالعالم Brill وتلك الخاصية Jones الا انها طرق غير دقيقة حيث انها تفترض شکلا معينا لخط الحیود وافضل منها طریقة الرسم التي باستخدامها يمكن تعین  $I_m$  وكذلك فصل الازواج  $\alpha_1, \alpha_2$  تماما ، وهي تتلخص في انه من الواضح ان شدة الانعکاس  $\alpha_1$  يكون مساويا لصفر عند  $x=c$  وان المنحنی  $\alpha$  تصبح قيمته صفر عند  $x=c-d$  وعلى ذلك فان المنحنی المحصل  $\alpha_1 + \alpha_2$  يصبح متفقا مع المنحنی  $(LM)$  في المدى (المنطقة )  $c-d \leq x \leq c$  وتبعد لذلك فإنه من هذا الجزء المعلوم من المنحنی  $\alpha$  يمكن استنباط شکل الاجزاء الباقيه وتكون الخطوات كما يلي :

نقسم الشکل الى شرائح مستطيلة راسية بحيث يكون البعد الافقی يساوي  $d$  فيكون المحور الراسی الاول عند  $x=c$  ويمكن رسم المنحنی  $\alpha_2$  في المنطقة  $c-d \leq x \leq c$  من القطاع المحدد بالخطين  $d$  ،  $x=c-d$  ،  $x=c$  (أي المنحنی  $(LM)$ ) وذلك بتخفيض قيمة المحدد الراسی للجزء  $LM$  بمقدار النصف ثم ازاحة هذا المنحنی المسافة  $d$  في الاتجاه  $x$  - بعد ذلك يمكن الحصول على المنحنی  $\alpha_1$  في المنطقة  $MN$  بطرح المنحنی  $\alpha_2$  من المنحنی  $\alpha_1 + \alpha_2$  .

وتعاد نفس الخطوات بقسمة كل قيم المحور الراسی على 2 وذلك للمنحنی  $\alpha_1$  في المنطقة  $c-3d \leq x \leq c-2d$  أي  $MN$  وازاحة هذا المنحنی المنخفض مسافة  $d$  - وبذلك يمكن الحصول على المنحنی  $\alpha_1$  في المدى السابق بعملية طرح المنحنی  $\alpha_2 + \alpha_1$  وتعاد العملية مرة ثانية حتى يمكن الحصول على عملية تفريق لكل المنحنی وعملية رسم المنحنی  $\alpha_2$  من المنحنی  $\alpha_1$  بتخفيض القيم الراسية للمنحنی  $\alpha_1$  الى النصف واستتباع ذلك بالإزاحة للمنحنی المنخفض مسافة  $d$  - تتم بسهولة باستخدام مسطرة مزدوجة الجدار ذات سماكة  $d$ .

وبهذه الطريقة يمكن تعین  $I_m$  وبالتالي العرض التكاملی للخط  $\alpha_1$  ببساطة وحيث انه امكن تفريق الازواجا فانه يمكن تعین قيمة نصف العرض للخط المفرد (أي قيمة العرض عند نصف الارتفاع او اية قیاسات اخرى ) [23].



الشكل (2-II) يوضح خطين  $\alpha_1$  ،  $\alpha_2$  لاحد الانعكاسات والمحصلة أي الخط الذي يوضح

$$\cdot \alpha_2 + \alpha_1$$

### 3-II قيم الدالة الحقيقية $(\xi - \varepsilon)$ لأهداب الانعراج (Convolution)

لإيجاد تأثير جهاز انعراج الاشعة السينية على الاهداب فان القمة يمكن تحليلها باعتبار ان الشكل الجانبي للقمة  $h(\varepsilon)$  هو عبارة عن convolution بين شكل الحيود النقي  $f(\varepsilon)$  ودالة الاجهزة المستخدمة  $g(\varepsilon)$ .

$$h(\varepsilon) = \int_{-\infty}^{+\infty} g(\xi) f(\varepsilon - \xi) d\xi \quad (6-II)$$

والكمية  $h(\varepsilon)$  تعرف عند علماء الرياضيات والفيزياء الصلبة النظرية بانها convolution وبين  $g(\varepsilon)$  ،  $f(\varepsilon)$  والدالة  $g$  تعبر عن تأثير الاجهزة على الدالة النقي  $f(\varepsilon)$  والمتغير  $\varepsilon$  هو مقياس الانحراف الزاوي لأى نقطة عن القيمة النظرية لزاوية التشتت  $2\theta_0$  وهي المتغير  $\xi$  الاضافي لهما نفس الوحدات .

### 4-II تحليل فورييه لشكل الخطوط: Fourier Analysais of line profiles

أفضل طريقة لإجراء تصحيح لعرض الخطوط (الدالة الحقيقية) نتيجة الظروف العملية هي طريقة التحليل convolution analysis وتبعا لهذه النظرية فان لأى جهاز للحيود دالة  $g(\varepsilon)$  حيث يمكن تحويل الشكل النقي لخطوط الحيود  $f(\varepsilon)$  الى الشكل  $h(\varepsilon)$  المشاهد عمليا حسب المعادلة :

$$h(\varepsilon) = \int_{-\infty}^{+\infty} g(\xi) f(\varepsilon - \xi) d\xi \quad (7-II)$$

و هذه المعادلة يمكن كتابتها بالشكل:

$$h(\varepsilon) = \int_{-\infty}^{+\infty} f(\xi) g(\varepsilon - \xi) d\xi \quad (8-II)$$

في البدايات تمكّن جونز jones من اثبات ان مثل هذه المعادلة تعطى العلاقة بين شكل الخط النقي pure diffraction maximum وشكل الخط الذي نحصل عليه عمليا ، ثم اوضح كل من paterson, stokes, shull كيف ان الدالة  $f(\varepsilon)$  يمكن الحصول عليها من الدوال المقاسة عمليا باستخدام نظرية تحويلات فوريير fouriertransform كالتالي :

نفرض ان الدوال  $f(\varepsilon), g(\varepsilon), h(\varepsilon)$  يمكن تمثيلها بمتسلسلة فوريير :

$$f(\varepsilon) = \frac{1}{\sqrt{2\pi}} \int_{-\infty}^{+\infty} F(\xi) e^{-2\pi i \varepsilon \xi} d\xi \quad (9-II)$$

$$g(\varepsilon) = \frac{1}{\sqrt{2\pi}} \int_{-\infty}^{+\infty} G(\xi) e^{-2\pi i \varepsilon \xi} d\xi \quad (10-II)$$

$$h(\varepsilon) = \frac{1}{\sqrt{2\pi}} \int_{-\infty}^{+\infty} H(\xi) e^{-2\pi i \varepsilon \xi} d\xi \quad (11-II)$$

في هذه المعادلات تكون المعاملات  $F, G, H$  هي تحويلات فوريير Fourier transforms للمتغيرات  $\varepsilon, \xi$  ويمكن ان تعطى بمعادلات كالمعادلة الآتية :

$$F(\xi) = \frac{1}{\sqrt{2\pi}} \int_{-\infty}^{+\infty} f(\varepsilon) e^{2\pi i \xi \varepsilon} d\varepsilon \quad (12-II)$$

وغيرها.

وبالتعويض عن  $g, h$  من المعادلات  $(10-II), (9-II), (11-II)$  في  $(7-II)$  نحصل على .

$$F(\xi) = \frac{H(\xi)}{G(\xi)} \quad (13-II)$$

التي تعطينا للمعادلة  $(9-II)$  القيمة:

$$f(\varepsilon) = \frac{1}{\sqrt{2\pi}} \int_{-\infty}^{+\infty} \frac{H(\xi)}{G(\xi)} e^{-2\pi i \varepsilon \xi} d\xi \quad (14-II)$$

وهذا التكامل يجعل من الممكن حساب الدالة الحقيقية  $f$  من معرفة تحويل فوريير لكل من الدوال المقاسة  $g, h$  ويمكن استبدال شكل التكامل من المعادلة بالشكل الاسي حيث يكون اكثر عمومية للسماح بإجراء التكامل على الدوال المتماثلة وغير المتماثلة.

وتبعا لطريقة ستوكس Stokes Method يتم استبدال التكامل بالتجمیع كما تغير حدود  $\epsilon$  من  $-\infty$  إلى  $+\infty$  وهي النهاية الصغرى للمتغير .. حيث يحدث للقيم الابعد فيها ان تقل شدة الاشعة الى قيمة شدة الخلفية back ground وعلى هذا يمكن كتابة (14-2) كالتالي :

$$f(\epsilon) = \frac{1}{\sqrt{2\pi}} \sum_{\xi} \frac{H(\xi)}{\epsilon_m G(\xi)} e^{-2\pi i \epsilon \xi / \epsilon_m \Delta \xi} \quad (15-II)$$

## II-5 طريقة جونز jones لقياس عرض الانعکاسات :

اقترح جونز jones طريقة اخرى لتصحیح عرض الانعکاسات نتیجة وجود عرض لها اصلا يعتمد على الظروف العملية الا انها ليست بالدقة التي تتناولها طريقة تحويل فوريير ولكنها تعتبر طريقة سریعة ، فقد اثبتت جونز ان كل قیم العرض التکاملی  $B, \beta, b$  تخضع للعلاقة :

$$\frac{f(\epsilon)}{h(\epsilon)} = \frac{\text{عرض}(\epsilon)}{B} = \frac{\beta}{B} = \frac{\int f(\epsilon)g(\epsilon) d\epsilon}{\int g(\epsilon) d\epsilon} \quad (16-II)$$

$$\frac{g(\epsilon)}{h(\epsilon)} = \frac{b}{B} = \frac{\int f(\epsilon)g(\epsilon) d\epsilon}{\int f(\epsilon) d\epsilon} \quad (17-II)$$

والدالة  $(\epsilon)$  تكون غير متغيرة في حالة ثبات الظروف العملية التي تجري عندها التجربة ، ولذلك يمكن تعیینها بقياس توزیع شدة الانعکاس لمادة يكون حجم بلوراتها كبيرا وبذلك تكون انعکاساتها لا تحتوي على عرض زائد ، وقد اجرى جونز الحسابات على خط الانعکاس عند زاوية  $\theta = 80^\circ$  حتى يكون الخطان  $a, ka$  منفصلين تماما ، وبالنسبة للدالة  $(\epsilon)$  فقد استخدم جونز المعادلة  $(1+e^2)/1$  للتعبير عن توزیع حجم البلورات في العینة وقام بحساب المعادلتین (16-II) و (17-II) لمدى واسع من حجم البلورات وذلك بتغيیر العرض لشكل الانعکاس  $(\epsilon)$ . حتى نتحصل على المنحنيات  $b, a$  شکل (3-II) التي تعطی العلاقة بين  $B, \beta, B/b$  عندما تكون  $f(\epsilon) = e^{-k^2 \epsilon^2}$  ،

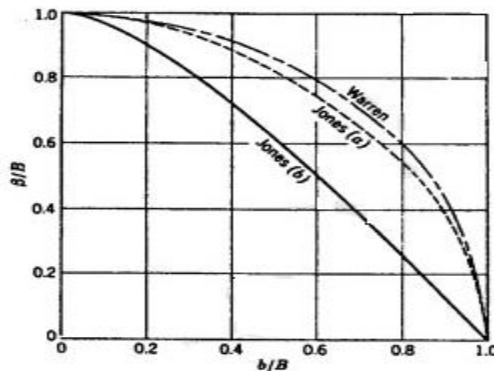
$f(\epsilon) = 1/(1+k^2 \epsilon^2)$  بالترتيب كما يوضح الشکل طریقة وارین Warren برسم المعادلة (1-II) في شکلها

:

$$\beta/B = \sqrt{(1-b^2/B^2)} \quad (18-II)$$

ويوضح الشكل(3-II) ان المنحنيات لا تختلف عن بعضها كثيرا حيث(وهو شيء متوقع ) ان( $\epsilon$ )g تبع لطريقةJones فريية من توزيع جاوس Gaussian كما ان f( $\epsilon$ ) في الطريقتين تتبع توزيع جاوس .

منحنيات التصحيح لعرض خطوط الانعكاسات نتيجة لعوامل التجهيزات العملية



شكل (3-II) : عرض الانعكاسات بطريقة Jones

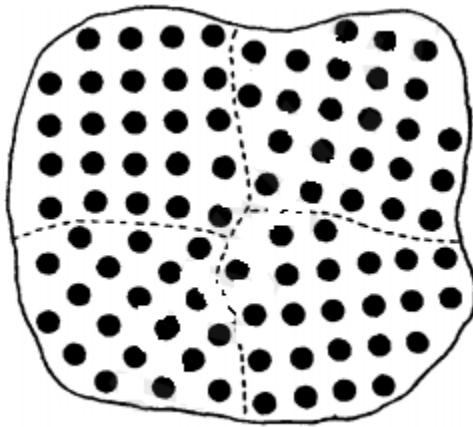
## II-6 التطبيقات العملية لقياس عرض الانعكاسات

### 1-6-II حجم البلورات الظاهري Apparent Crystal size:

يستخدم عرض خطوط أشعة الحيدوكثيرا لتعيين حجم البلورات وهذا يجدر بنا الاشارة إلى أن الكمية التي تعين بهذه الطريقة هي حجم البلورات وليس حجم الحبيبات حيث أن الحبيبة الواحدة يمكن ان تحتوي على عدة بلورات (شكل II-4).

$$D_f = k\lambda/\beta \cos \theta$$

وقد قام كثير من العلماء بتقدير قيمة  $k$  حيث اعطيت قيمـاً كثيرة كلها تقارب الواحد الصحيح (0.89 او 1.0747 او 0.92 او 0.94 ولذلك سميت قيمـاً  $t$  التي نحصل عليها من المعادلة بالحجم الظاهري للبلورات [24].



الشكل (II-4): اوضاع الذرات في حبيبة تتكون من اربع بلورات صغيرة [24].

## 2-6-II العيوب التركيبية: structural Faults

إن وجود العيوب في البلورات على مستوى الذرات يمكن ان يؤدي الى وجود عرض زائد لبعض الانعكاسات و قياس هذا العرض للخطوط المختلفة يمكن ان يعطينا معلومات عن نوع هذه العيوب وتعدد حدوثها .

وقياس عرض الانعكاسات يعتبر ذا أهمية أيضا في دراسة المعادن المعرضة للتشغيل على البارد coldworked metals فمع انه من المفترض أن عرض الانعكاسات الحادث هو بالدرجة الاولى نتيجة صغر حجم البلورات الذي يحدث للمعادن بعد تشغيلها على البارد فان التجارب العملية تشير الى ان العرض الزائد للانعكاسات هو نتاج لحدوث تشوّهات في الشبكة البلورية وهو ما يسمى احيانا بالانفعال الميكروني micro strain والعلقة بين مثل هذا الانفعال و عرض الخطوط يمكن ان نحصل عليها بتقاضل قانون برااغ  $\lambda = 2d \sin \theta$  حيث نحصل على:

$$\beta = \Delta 2\theta = -2 \frac{\Delta d}{d} \tan \theta$$

وحيث ان الكمية  $\frac{\Delta d}{d}$  تحتوي على كل من افعال الشد وانفعال الضغط فان افعال الشد يكون مساويا

$$\epsilon = \frac{1}{2} \frac{\Delta d}{d}$$

$$\epsilon = \frac{B}{4 \tan \theta} 3 \quad (27-II)$$

وعندما يكون عرض الخطوط هو نتاج لعاملين هما صغر حجم الحبيبات والتلوّه في الشبكة البلورية فان طريقة تعين كل منهما من قياس عرض الخطوط يكون بأحد الطرق [25]:

## ا - طريقة العرض التكاملي:

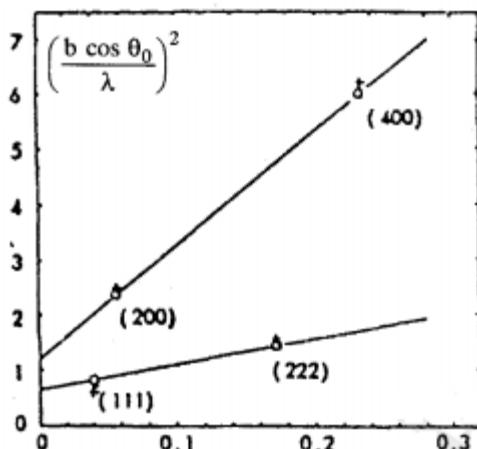
التأثير المزدوج على عرض الخطوط يعتمد على توزيع حجم الحبيبات وكذلك على توزيع الانفعال فإذا كان يتبع جاووس (Gaussian distribution) فإن المعادلة تكون :

$$\left(\frac{\beta \cos \theta}{\lambda}\right)^2 = \left(\frac{1}{\sigma}\right)^2 + (4\varepsilon \frac{\sin \theta}{\lambda})^2 \quad (20-II)$$

وإذا كان التوزيع يتبع Cauchy فإن المعادلة تكون :

$$\frac{\beta \cos \theta}{\lambda} = \frac{1}{\sigma} + 4\varepsilon \frac{\sin \theta}{\lambda} \quad (21-II)$$

وبرسم العلاقة بين  $\frac{\sin \theta}{\lambda}$ ,  $\frac{\beta \cos \theta}{\lambda}$  وبين  $\left(\frac{\beta \cos \theta}{\lambda}\right)^2$  نحصل على علاقة خطية إذا كانت الانعكاسات المستخدمة تتنمي لنفس النطاق zone حيث يعطينا ميل الخط قيمة الانفعال ε وتقاطع الخط مع المحور y يعطينا  $1/6$  على امتداد محور النطاق (zone axis) σ هي حجم الحبيبات عمودي على المستوى (hkl) شكل (5-II). [26]



.[26]  $(\sin \theta_0 / \lambda)^2 = (h_0 / 2a)^2$  (5-II)

## ب- طريقة الاختلاف Variance method:

يعرف الاختلاف (variance)  $W(2\theta)$  في شكل خط الانعكاس على أنه العزم الثاني حول مركز الثقل center of gravity حيث يؤخذ مركز الثقل على أنه مقياس لموقع الخط ويكون متوسط مربع الانحراف (البعد) عن مركز الثقل هو:

$$W(2\theta) = \frac{\int (2\theta - \langle 2\theta \rangle)^2 I(2\theta) d(2\theta)}{\int I(2\theta) d(2\theta)} \quad (27-II)$$

حيث  $<2\theta>$  هو مكان مركز التماثل الذي يعطي بالمعادلة:

$$<2\theta> = \frac{\int 2\theta I(2\theta) d(2\theta)}{\int I(2\theta) d(2\theta)} \quad (23-II)$$

وقد وضع ولسون wilson افتراض ان الاختلاف (variance) الحقيقي يمكن ان يعطى بالمعادلة :

$$W_s = W_h - W_g \quad (24-II)$$

حيث  $W_s$  هو الاختلاف الحقيقي .True Variance

$W_h$  هو الاختلاف المقاس من شدة الانعكاس المشاهد عمليا.

$W_g$  هو الاختلاف نتيجة تجهيزات القياس.

والاختلاف الحقيقي هو مجموع الاختلاف نتيجة صغر حجم الحبيبات particle size variance و الاختلاف نتيجة الانفعال strain variance وقد وضع ولسون المعادلة التالية :

$$W(s) = w(2\theta) \frac{\cos^2 \theta}{\lambda^2} \quad (25-II)$$

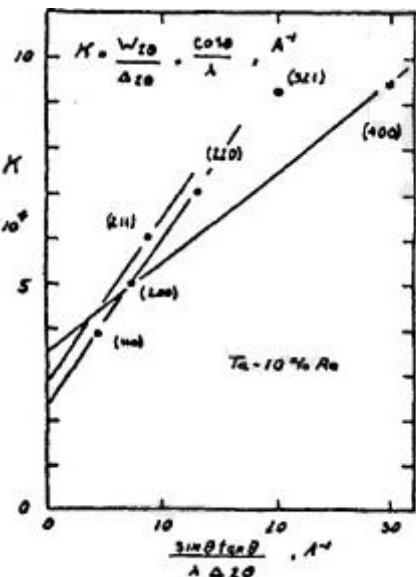
$$W(s) = \frac{\cos \theta \Delta 2\theta}{2\pi^2 \lambda} \frac{1}{Dv(hkl)} + (\epsilon v^2) \quad (26-II)$$

$$\frac{w(2\theta) \cos \theta}{\lambda \Delta 2\theta} = \frac{1}{2\pi^2 Dv(hkl)} + 4(\epsilon^2 v) \frac{\sin \theta \tan \theta}{\lambda \Delta 2\theta} \quad (27-II)$$

حيث  $\epsilon$  هو الاختلاف نتيجة الانفعال.

$D_v$  هو الاختلاف نتيجة صغر حجم الحبيبات.

وبرسم العلاقة بين  $\frac{\sin \theta \tan \theta}{\lambda \Delta 2\theta}$ ,  $\frac{w(2\theta) \cos \theta}{\lambda \Delta 2\theta}$  نحصل على خط مستقيم حيث يكون تقاطعه مع المحور الرأسي يعطي الكمية  $\frac{1}{2\pi^2 Dv(hkl)}$  وميل الخط مساوياً للكمية  $(\epsilon^2 v)$  [27] الشكل (6-II).



شكل (6-II)

## Warren –AverbachMéthode: افرباخ –وارين طريقة

أوضح وارين سنة 1958 ان توزيع الطاقة لوحدة اطوال شعاع الحيود الذي نحصل عليه عمليا بعد تصحيحة لتأثير التجهيزات العملية يعطى بالمعادلة :

$$P'(2\theta) = k(\theta) \sum_{-\infty}^{\infty} n[(A_L \cos 2\pi L(s-s_0) + B_L \sin 2\pi L(s-s_0))] \quad (28-II)$$

حيث  $L, s_0 = 2\sin\theta_0/\lambda, s = 2\sin\theta/\lambda$  هي المسافة العمودية على مستوى الانعكاس (hkl) وهي تساوي  $na_3$  حيث  $n$  عدد صحيح والدالة  $A_L$  هي معامل فوريه حقيقي وتمثل حاصل ضرب معامل حجم الحبيبات ومعامل الانفعال أي :

$$A_L = A^s A^D(l, s) \quad (29-II)$$

الشكل اللوغاريتمي للمعادلة (29-II) هو :

$$\ln A(L) = \ln A^s + \ln A^D$$

وفي حالة البلورات المكعبية تكون :

$$\ln A_L = \ln A^s(L) - h^2_0 [2\pi^2 L^2 ((\varepsilon_L^2) - (\varepsilon_L)^2)/a^2] \quad (30-II)$$

حيث :

$$h_0^2 = h^2 + k^2 + l^2 \quad (31-II)$$

ولأجلأن نعين معاملات فوريير  $A_L$  وتصححها لأخطاء عرض الخطوط نتيجة التجهيزات المعملية تتبع طريقة ستوكس ونقسم القمة  $k\alpha_1$  إلى عدد من الأقسام المتساوية . ويراعي أن يكون المدى  $\theta_2 - \theta_1$  ثابتًا للانعكاس الواحد لكل من الخط العريض والخط العياري ، والانعكاسات يجب أن تصح لعوامل الاستقطاب والعوامل الأخرى التي تعتمد على  $\theta$  الموجودة في المعادلة (28-II) وذلك بالقسمة على :

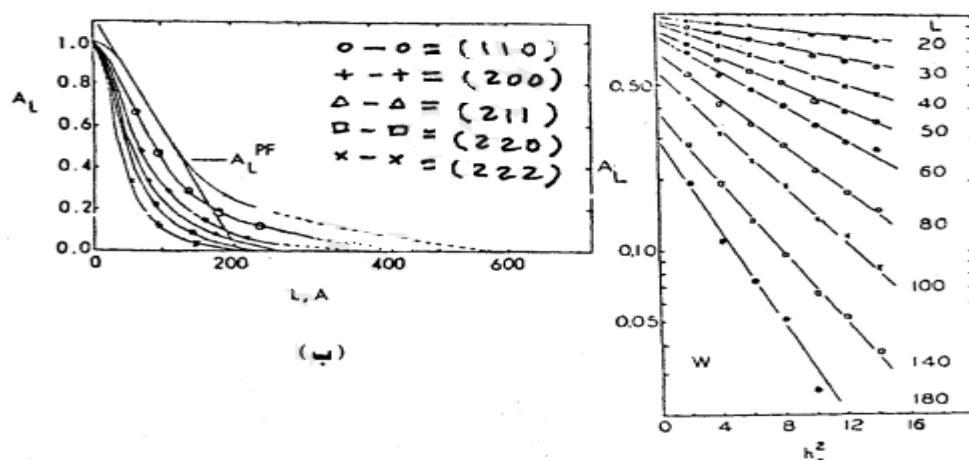
$$\frac{f^{1+\cos^2 2\theta}}{\sin^2 \theta \cos \theta}$$

حيث  $f$  هو معامل الاستطرارة الذري،  $\theta$  هي موقع مركز ثقل القمة  $K\alpha_1$  وفصل معاملات حجم الحبيبات والانفعال للمعادلة (29-II) ترسم العلاقة بين  $\ln A_L$  مع  $h_0^2$  أو العلاقة بين  $A(L)$  على  $h_0^2$  ورق شبه لوغاريثمي (semi-log) شكل ( 7-II ١ )

إذا كانت المادة متساوية الخواص في جميع الاتجاهات isotropic نحصل على خط مستقيم .

وإذا كانت المادة غير ذلك anisotropic فيجب استخدام الانعكاسات من نفس النطاق (zone) وفي هذه الحالة يكون تقاطع الخط البياني مع المحور ( $L$ ) مساوياً لمعامل حجم الحبيبات  $A_s$  وإذا رسمت هذه القيم كدالة لقيمة  $L$  فإن ميل المماس للخط  $A^s$  مع  $L$  يكون مقياساً لحجم الحبيبات  $D$  شكل ( 7-II ٢ ) . [28]

$$1/D_f = -[dA^s(L)/dL]_{L=0}$$



(١)

شكل (7-II). حساب البعد الحبيبي

## **Fibre texture: II-8 النسيج الليفي**

تكون البلورات المنفردة في الأسلام مرتبة بحيث أن نفس الاتجاه [w v u] في معظم الحبيبات يكون متوازياً أو أقرب ما يمكن للتواء في اتجاه محور السلك ، ولأن نسيجاً مشابهاً يحدث في الألياف الطبيعية والصناعية فإنه يسمى نسيجاً لييفياً (يسمى محور السلك المحور الليفي) و المواد التي لها نسيج لييفي يكون لها تماثل دوراني حول محور بمفهوم أن كل اتجاهات البلورات حول هذا المحور يكون احتمال وجودها متساوياً ، ولذلك فإن النسيج الليفي يكون متوقعاً في كل مادة مكونة بواسطة قوى لها تماثل دوراني حول محور . مثل ذلك في سلك أو قضيب مصنع بواسطة الشد drawing أو الطرق extrusion أو لسحب swaging وتكون أمثلة أقل شيوعاً للنسيج الليفي وهي الموجودة في الشرائح المكونة بواسطة الانضغاط البسيط وفي عملية الطلاء بالكهرباء electroplating والتبيخ و غير ذلك ، ويكون المحور الليفي في هذه الحالات عمودياً على مستوى الشريحة وموازياً لمحور اعمدة البلورات . وقد لوحظ أن نسيج الألياف مختلف في درجة المثالية أي في التشتت من الاتجاه [u v w] حول محور الليفة وكل من النسيج الليفي الواحد والمزدوج ، فأسلام الالمنيوم المسحوبة على البارد يكون نسيجاً لها هو [1 1 1] تقريباً ولكن النحاس يكون نسيجاً مزدوجاً من مجموع [1 1 1] + [0 1 0] أي أنه في أسلاك النحاس توجد مجموعتان من الحبيبات ، ويكون المحور الليفي لأحد المجموعتين [1 1 1] وللمجموعة الأخرى [0 1 0]. [29]

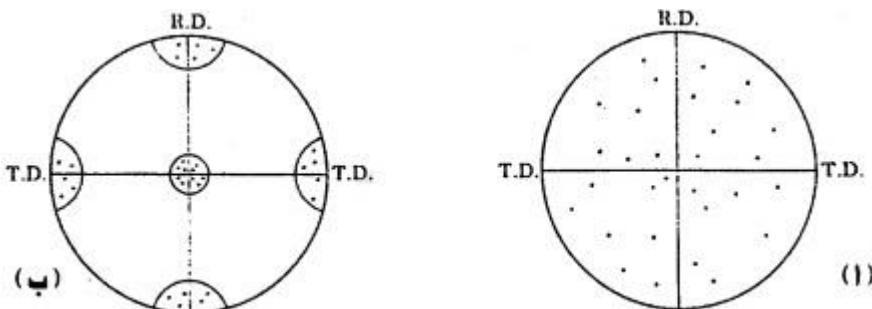
## **Sheet Texture: II-9 النسيج الشريحي**

يتكون النسيج الشريحي بحيث تكون الحبيبات مرتبة بمستويات معينة (hkl) موازياً تقريباً لسطح الشريحة وبحيث يكون اتجاه معين [w v u] في هذا المستوى متوازياً تقريباً مع اتجاه الذي رفقت فيه الشريحة ، ولا توجد مثل هذه الحرية الدورانية لاتجاه الحبيبات الموجودة في الأنسجة يمكن الليفية والرمز [w v u] (hkl) يصف ما يسمى بالاتجاه المثالي وبعض المعادن والسبائك يكون لها نسيج شريحي واحد جداً بحيث يمكن وصفه بذكر اتجاه المثالي للحبيبات فيه [30].

## **stereographic projection II-10 مسقط ستيروجرافي**

هو مسقط شكل فراغي له اتجاه محدد بالنسبة للعينة وهو يوضح تغير كثافة القطب مع اتجاهها لمجموعة من مستويات البلورة ، وهذه الطريقة لوصف النسيج استخدمت في بدأ الامر بواسطة العالم الألماني لعلم المعادن wafer في سنة 1924 ومعناه يمكن توضيحه بالمثال التالي :

نفترض أن عندنا شريحة من معدن ينتمي للنظام المكعبي ونفترض أن العينة من حبيبات كبيرة الحجم عددها عشرة فقط ، فإذا أردنا تمثيل الاتجاهات لهذه الحبيبات جملة برسم أماكن الأقطاب [100] لها في مسقط ستيروجرافي stereographicprojection بحيث يكون مستوى المسقط موازي لسطح العينة، وحيث أن كل حببة لها ثلاثة أقطاب [100] فإن ذلك ينتج  $3 \times 10 = 30$  قطب مرسوم على المسقط فإذا كانت الحبيبات لها اتجاهات عشوائية كلية فإن هذه الأقطاب تكون موزعة بطريقة متجانسة في المسقط كما هو موضح بالشكل (1-II-8) ولكن إذا كان يوجد اتجاه مفضل للحبيبات فإن الأقطاب تمثل لأن تكون مجتمعة مع بعضها البعض في مساحات معينة في المستوى تاركة مساحات أخرى بدون أقطاب [31].



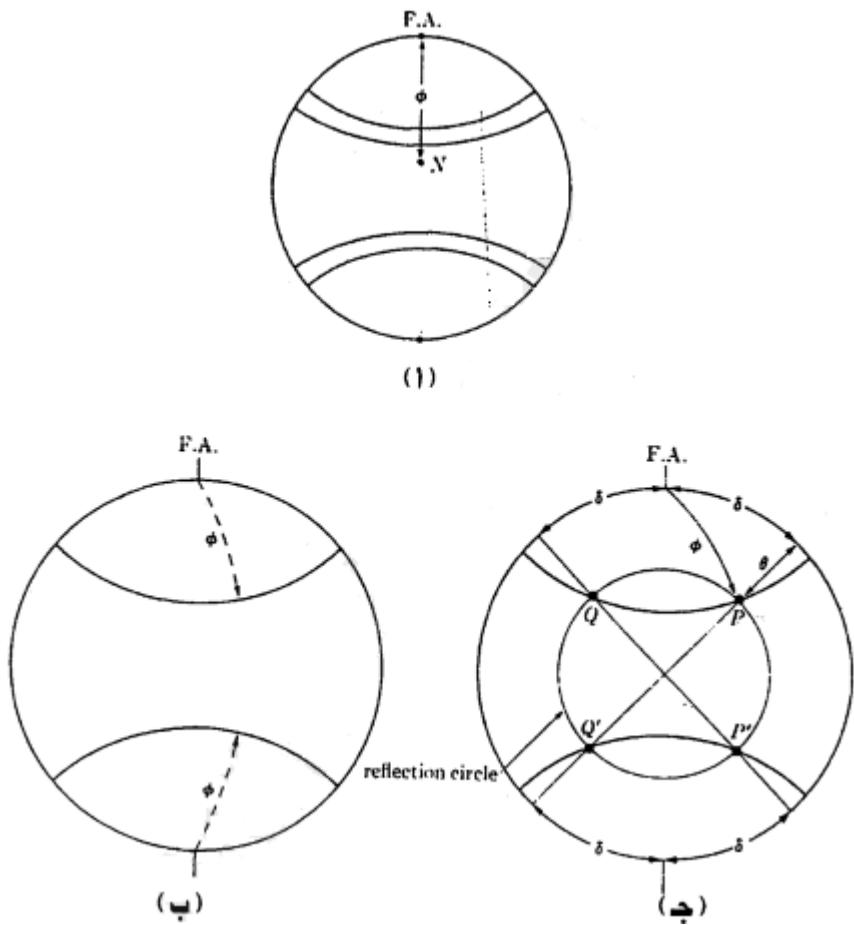
شكل (8-II) المسقط ستيروجرافي stereographicprojection

مسقط ستيروجرافي لمادة على هيئة شريحة توضح

(أ) اتجاهات عشوائية      (ب) اتجاه مفضل

وعلى سبيل المثال يمكن أن يكون هذا التجمع مثل الموضع مثل الموضع بشكل (8-II-b) وهذا يسمى نسيجاً مكعبياً، لأن كل حببة يكون اتجاهها بحيث أن المستويات (001) تكون موازية لسطح الشريحة والاتجاه [001] يكون موازياً لاتجاه التدرج (اللف) rolling (هذا النسيج البسيط الذي يمكن وصفه بالرمز المختصر [001] يتكون عادة نتيجة عملية إعادة تبلور في معظم المعادن ذات النظام المكعبي المتمرکز الاوچه).

الشكل القطبي للنسيج الليفي يكون بالضرورة له تماثل دوراني حول المحور الليفي (شكل 9-II) ودرجة التشتيت لهذا النسيج تعطى بالعرض الزاوي للنطاقات التي تظهر عند أماكن القطب (111) والزاوية  $\varphi$  هي الزاوية بين المحور الليفي ومكان أي قطب N وبالنسبة للنسيج الموضح تكون النطاقات متمرکزة على قيم  $\varphi$  أي التي تقاس و أسفل المسقط بالقيمة 54,7 لأن هذه هي الزاوية بين المحور [001] والأقطاب (111) الموضحة (انظر الاشكال 10-II, 11-II).

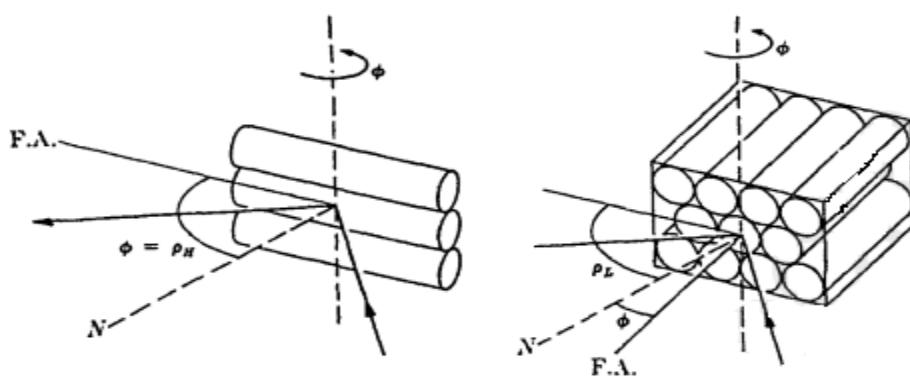


شكل (9-II) تماثل دوراني حول المحور الليفي

(ا) شكل قطبي لنسيج ليفي 0 0 غير مثالي.

(ب) شكل قطبي لنسيج ليفي 0 0 مثالي.

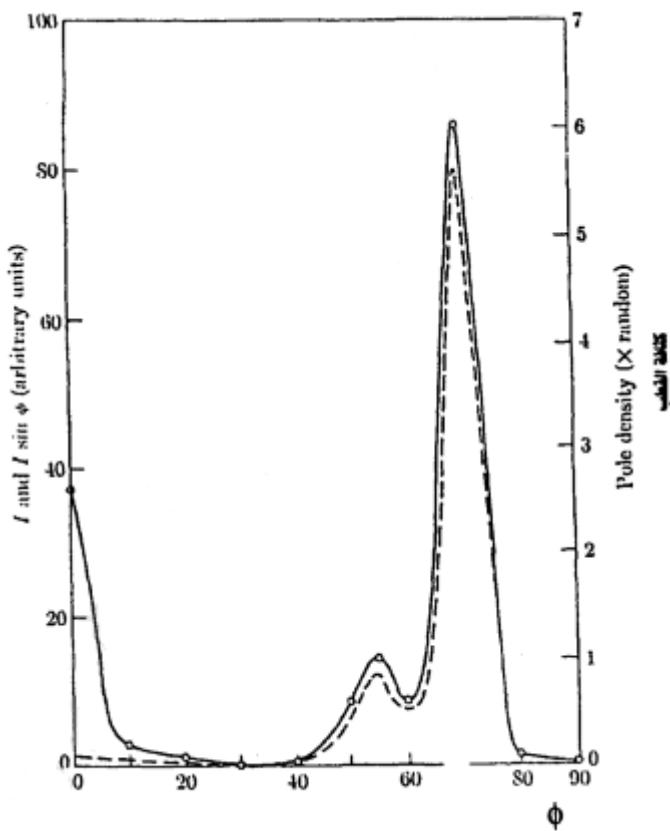
(ج) تحديد اوضاع الاعمدة على المستويات.



شكل (10-II) الشكل القطبي للنسيج الليفي

الانعكاس من عينة مكونة من مجموعه من الاسلاك  $\phi$  هي الزاوية بين المحور الليفي F. A.

والعمودي على مستويات الانعكاس N.  $\rho$  هي الزاوية بين N وسطح العينة



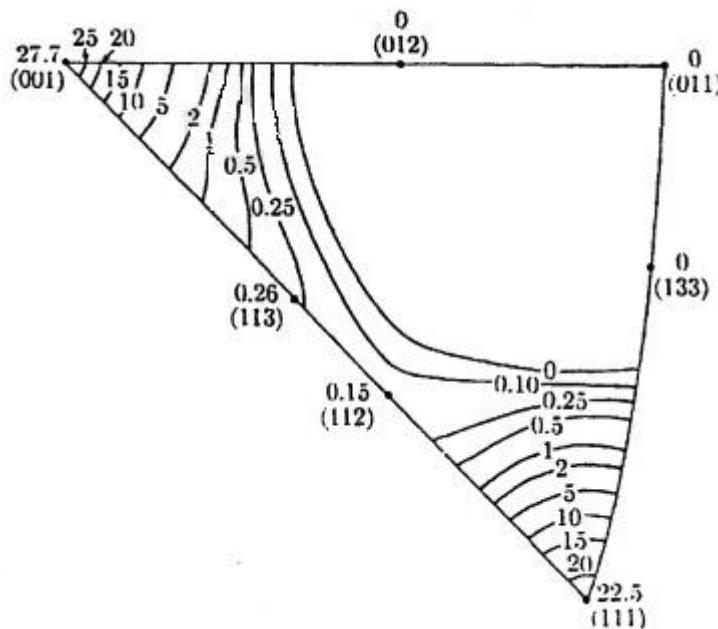
شكل (II) الشكل القطبي للنسيج الليفي

ورغم أن الشكل القطبي (pole figure) هو فقط الذي يعطينا معلومات كاملة عن الاتجاه المفضل للبلورات داخل عينة المسحوق إلا أنه يمكن الحصول على معلومات سريعة وذلك بمقارنة شدة اشعة الحبيود المحسوبة نظريا بتلك المقاسة عمليا بجهاز تسجيل الحبيود حيث ان شدة الاشعة المعطاة بالمعادلة (10-1) تكون دقيقة فقط عندما يكون الترتيب للبلورات في العينة ترتيب عشوائي ولذلك فإن أي عدم توافق بين شدة الاشعة المقاسة عمليا والمحسوبة نظريا يكون دليلا على وجود اتجاه مفضل للبلورات [32].

## 11-II الشكل القطبي العكسي Inverse Pole Figures:

بينما يوضح الشكل القطبي توزيع اتجاه بلوري مختار بالنسبة لاتجاهات معينة في العينة فإن معلومات عن النسيج يمكن أيضا الحصول عليها مما يسمى الشكل القطبي العكسي الذي يوضح توزيع اتجاه بلوري معين في العينة بالنسبة لمحاور البلورة ، وعلى هذا يكون مستوى المسقط للشكل القطبي العكسي هو مسقط عياري (standard) للبلورة حيث يكفي توضيح الوحدة الاستيكوغرافية المثلثة

والشكل (II-12) هو شكل قطبي عكسي للنسيج الداخلي لقضيب من الألمنيوم يوضح توزيع كثافة محور القضيب.



الشكل (II-12) : شكل قطبي عكسي لقضيب من الألمنيوم

وقد ادخل تعبير الشكلقطبي العكسي بواسطة هاريس harris لوصف النسبة الحجمية P لمادة ما في اوضاع عديدة (اتجاهات عديدة) بالنسبة لمحور الليفي في عينة لها نسيج ليفي .

وطريقة هاريس تعتمد على قياس شدة انعكاس الاشعة السينية من المستويات البلورية المختلفة التي تقع موازية لسطح العينة (في حالة القضيب تكون مستويات القضيب التي تقع عمودية على محور القضيب ) وشدة الانعكاسات من مستويات مشابهة من عينة عشوائية . وقد استخدمت هذه القياسات للشدة كوحدات لقياس شدة الانعكاسات من العينات التي يكون لها نسيج (اتجاه مفصل ) وقد استخدم ميللر المعادلة الآتية لشدة الانعكاس التكمالية Integratedintensity .

$$I_{(hkl)} = C I_0 A L_N |F_{hkl}|^2 P_{hkl} \quad (32-II)$$

حيث C كمية ثابتة للعينة الواحدة ,  $I_0$  شدة الاشعة الساقطة والقيم A،  $|F|$ ،  $L_p$  هي معامل الامتصاص ، معامل لورنتز والاستقطاب ، معامل التركيب ومعامل التضاعف (على الترتيب .

أما  $P_{hkl}$  فهي نسبة جزء البلورات التي تكون اعمدة مستوياتها (hkl) (موازية لمحور الليفة وتكون قيم  $P_{hkl}$  بوحدات تجعل القيمة المتوسطة لجميع الاتجاهات مساوية للوحدة .

$$\bar{P} = \frac{1}{4\pi} \int P_{hkl} d\Omega = 1 \quad (33-II)$$

أي أن العينة التي تكون حبيباتها عشوائية الاتجاهات تكون قيمة  $P$  في كل اتجاه مساوية لقيمة  $\bar{P}$  وفي العينة ذات النسيج (التي يكون لها اتجاه مفضل لحبيباتها) فإنه يعبر عن كثافة الأقطاب (pole densities) بدلالة الكثافة في العينة العشوائية لنفس المادة ، وتصبح المعادلة (32-II) في حالة العينة ذات الترتيب العشوائي كالاتي [33]:

$$I_r(hkl) = C_r I_0 A L N_{hkl} |F_{hkl}|^2 \quad (34-II)$$

وبقسمة المعادلة (34-II) على المعادلة (32-II) نحصل على النسبة  $C/C_r$

$$\frac{I(hkl)}{I_r(hkl)} = \frac{C}{C_r} p(hkl) \quad (35-II)$$

وإذا طبقت المعادلة (39-II) على عدد كبير من الانعكاسات فإنه يمكن حساب الكمية :

$$\frac{1}{n} \sum \frac{I(hkl)}{I_r(hkl)} = \frac{C}{C_r} \frac{\sum P(hkl)}{n} \quad (36-II)$$

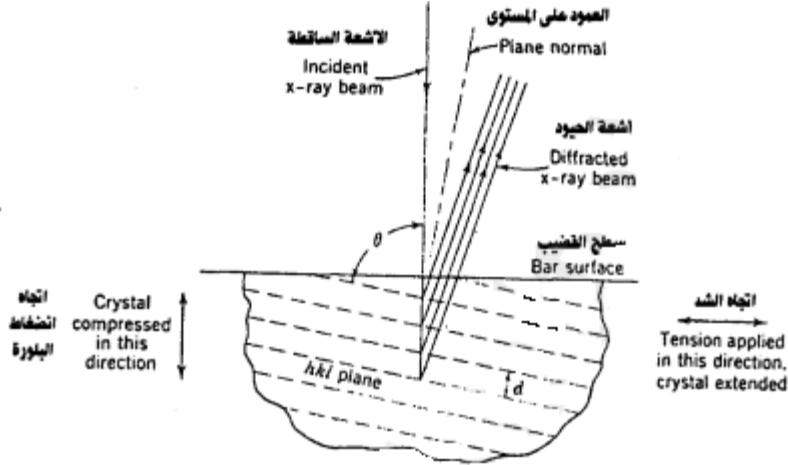
ويمكن اعتبار الكمية الاتية مساوية للواحد الصحيح  $n / \sum P_{(hkl)}$  وذلك إذا كانت قيمة  $n$  كبيرة وبذلك تصبح المعادلة (36-II) كالاتي :

$$\frac{C}{C_r} = \frac{1}{n} \sum \frac{I(hkl)}{I_r(hkl)} \quad (37-II)$$

وتصبح المعادلة (35-II) كالاتي:

$$P_{(hkl)} = \frac{I(hkl)}{I_r(hkl)} \Big/ \frac{1}{n} \sum \frac{I(hkl)}{I_r(hkl)} \quad (38-II)$$

## 12-II قياس الإجهاد:



شكل (II-13) انعكاس خلفي لأشعة اكس من سطح بلوري لقضيب معدني [33].

نظريات الإجهاد والانفعال يمكن دراستها بالتغيير في ابعاد قضيب معدني عندما يعرض لعملية شد على طول محوره فتحت تأثير هذا الإجهاد يستطيع القضيب ونقل مساحة مقطعه حيث يتناسب هذا مع قيمة الإجهاد المؤثر ، وذلك بفرض أننا لم نتجاوز الحد المرن وتكون محصلة التأثير على كل بلورة صغيرة في القضيب هي تمده في الاتجاه الموازي لمحور القضيب وتضاغط في الاتجاهات العمودية و المستويات البلورية العمودية على قوى الشد أو الضغط تتغير مسافاتها البينية بقيم  $\Delta d^+$  وقياس هذه التغييرات يعطينا مقاييس الانفعال المرن وبالتالي الإجهاد المرن .

يعتبر قياس الإجهاد باستخدام حيود الأشعة السينية شكل (II-13) له مميزات محددة ، ففي المقام الأول هي طريقة غير هدامة لتعيين الإجهاد الأولى أو الداخلي في عينة بدون تقطيعها ، وهذا شيء ممكن لأنه ليس من الضروري إجراء القياسات للعينة في حالتها غير المعرضة للإجهاد وهو الشيء المطلوب في الطرق الأخرى المستخدمة لتعيين الإجهاد ، هذا بالإضافة إلى أن هذه الطريقة تقيس الانفعال عند نقطة عادة لا يزيد قطرها عن 1mm إلى 2mm وهذا يجعل دراسة الإجهاد عند نقطة معينة شيء ممكنا [34] .

في مقابل للمميزات السابقة توجد حقيقة إننا لا نحصل على دقة كبيرة إلا إذا كان حجم الحبيبات ليس كبيرا جدا أو صغيرا جدا ، واحد العيوب الأخرى هي إننا لا نستطيع إلا قياس الإجهاد السطحي نتيجة لعدم قدرة الأشعة السينية على اختراق المعدن لعمق أكثر من 0.001 بوصة ، وتبعا لنظرية الكلاسيكية وبفرض أن الانفعال صغير بحيث لا يحدث تغير للمادة في شكلها أو ابعادها فالانفعال e يعرف بأنه :

$$e = \Delta l/l \quad (39-II)$$

حيث  $\Delta l$  هو التغير في الطول للجسم الذي طوله  $l$  وإذا كان هذا الانفعال يحدث نتيجة اجهاد قيمته  $\sigma$  ويعمل في اتجاه واحد فانه تبعا لقانون هوك تكون :

$$e = \sigma / E \quad (40-III)$$

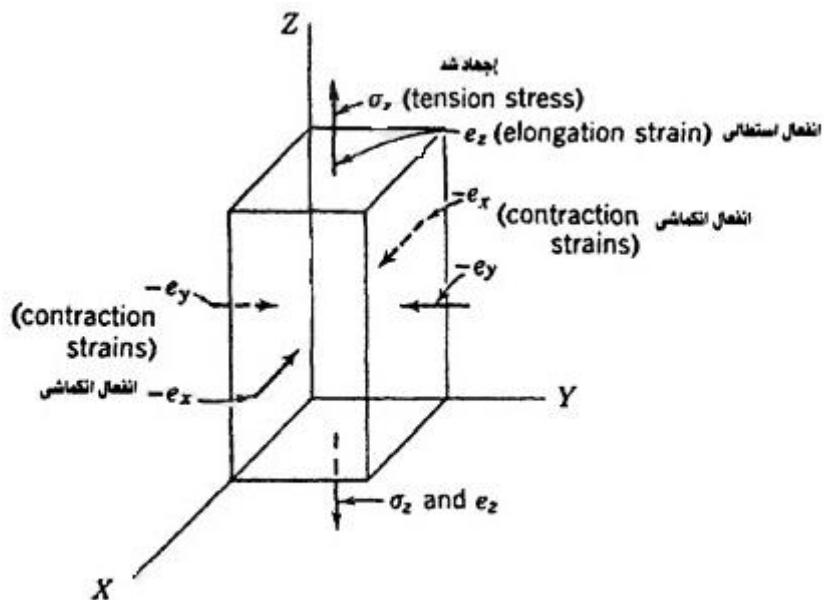
حيث  $E$  هو معامل يونغ Young's modulus وإذا شد الجسم على امتداد المحور  $Z$  شكل (14-II) فإنه يستطيع في الاتجاه  $Z$  و يكون الانفعال هو  $e_Z$  حيث :

$$e_Z = \sigma_Z / E \quad (41-III)$$

وفي نفس الوقت ينكش الجسم بنفس القيمة على امتداد المحاور  $Y, X$  وهذه الانفعالات ترتبط بالانفعال  $e_Z$  خلال نسبة بواسون Poisson's ratio كالتالي :

$$-e_x = -e_y = v e_Z = v \sigma_Z / E \quad (42-III)$$

والإشارة السالبة تعني ان الانفعال هو انكماش.



شكل (14-II) اتجاه الاجهاد في اتجاه واحد والانفعال للنظام ثلاثي

ومثل هذا الاجهاد يعتبر اجهاد في اتجاه واحد والانفعال للنظام ثلاثي الابعاد يعطى بالمعدلات :

$$e_X = 1/E [\sigma_X - v (\sigma_Y + \sigma_Z)]$$

$$e_y = \frac{1}{E} [\sigma_y - v (\sigma_z + \sigma_z)] \quad (43-III)$$

$$e_z = \frac{1}{E} [\sigma_z - v (\sigma_x + \sigma_y)]$$

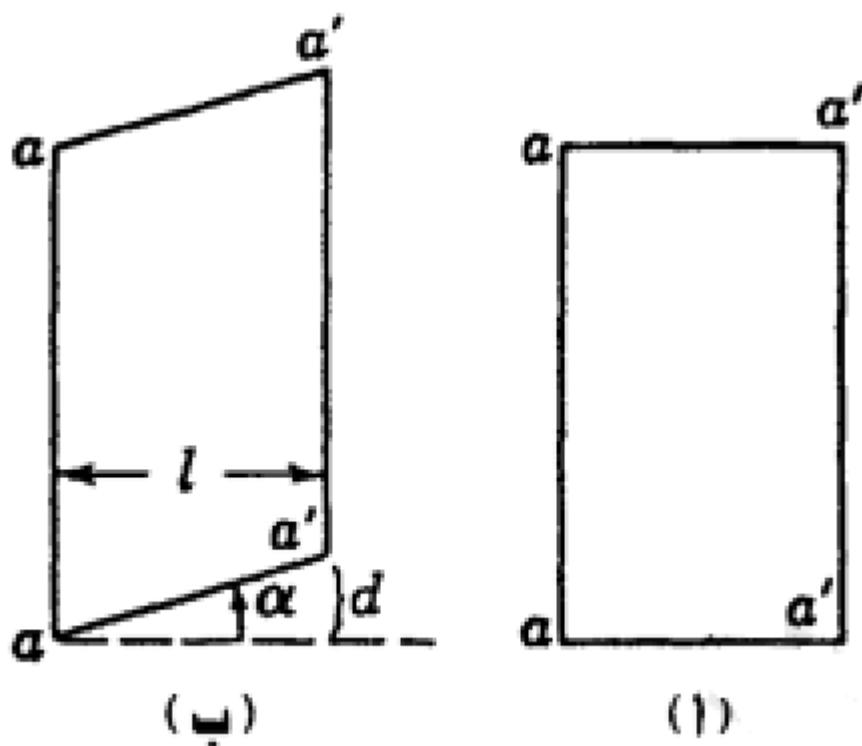
الانفعالات المذكورة تعتبر انفعالات عمودية حيث أنها تنشأ نتيجة اجهادات عمودية على السطح . وفي المعتاد تكون مثل هذه الانفعالات العمودية مصحوبة بانفعالات إضافية وهي انفعالات القص shearstrains في المستوى العمودي لاتجاه الاجهاد واجهاد القص يجعل المستويات المتوازية في الجسم تنزلق على بعضها كما هو موضح في الشكل (15-II) ويعرف انفعال القص  $\gamma$  على أنه الازاحة للمستويات المتوازية عند وحدة المسافة .

$$\gamma = d/l = \tan \alpha \quad (44-III)$$

العلاقة بين اجهاد القص  $\tau$  تعطي المعادلة :

$$\gamma = \tau/G \quad (45-III)$$

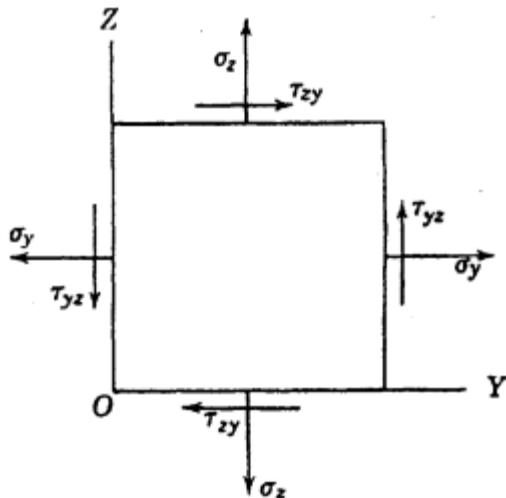
حيث  $G$  هي معامل المرنة في القص .



شكل (15-II) العلاقة بين الإجهاد والانفعال العمودي لنظام في بعدين

يوضح شكل (16-II) العلاقة بين الإجهاد والانفعال العمودي لنظام في بعدين . الرمز  $\tau_{ZYX}$  يعني اجهاد القص العمودي على المحور Z الذي يعمل في اتجاه المحور Y وتحت ظروف الاتزان تكون :

$$\tau_{ZY} = \sigma_Z \quad (46-III)$$



شكل (16-2) : العلاقة بين الاجهاد والانفعال العمودي لنظام في بعدين

ولذلك فإن القيم الثلاثة اللازمة لتعريف النظام هي  $\sigma_Z$  و  $\sigma_Y$  و  $\tau_{ZY}$  أما نظام الاجهاد ثلاثي الابعاد فمن الواضح أنه يحتوي على ثلاثة أنظمة ثنائية الابعاد وفي هذه الحالة لا نحتاج إلا إلى ستة معاملات للإجهاد لتعريف حالة الإجهاد في الجسم الصلب إلا وهي :

$$\sigma_X, \sigma_Y, \sigma_Z, \tau_{XY}, \tau_{YZ}, \tau_{ZX}$$

هذه الإجهادات العمودية لا تكون بالضرورة أكبر إجهادات عمودية داخل الجسم ، وهذه الأخيرة تسمى الإجهادات الرئيسية  $\sigma_1, \sigma_2, \sigma_3$  التي غالباً ما تكون موازية لمحاور الأحداثيات المتعامدة والعلاقة بين الإجهادات الرئيسية والانفعالات الرئيسية  $e_1, e_2, e_3$  تكون مشابهة للعلاقات السابقة فإذا أخذت الإجهادات الرئيسية موازية للمحاور المتعامدة X، Y، Z فان معاملة القطع الناقص المجسم للإجهاد stress ellipsoid يمكن ان تكتب كالتالي :

$$\frac{X^2}{\sigma_1^2} + \frac{Y^2}{\sigma_2^2} + \frac{Z^2}{\sigma_3^2} = 1 \quad (47-III)$$

وأي نقطة  $X_n, Y_n, Z_n$  على سطح هذا القطع الناقص المجسم تمثل معاملات الإجهاد العمودي  $\sigma_n$  وتعطي بالمعادلة :

$$\sigma_n = \sigma_1 \alpha_1^2 + \sigma_2 \alpha_2^2 + \sigma_3 \alpha_3^2 \quad (48-III)$$

حيث  $\alpha_1$  ،  $\alpha_2$  ،  $\alpha_3$  هي جيوب تمام الزوايا بين اتجاه الاجهاد العمودي  $\sigma_n$  والمحاور الرئيسية للانفعال .

ويمكن كتابة المعادلة التالية للتعبير عن القطع الناقص المجسم للانفعال [35] .

$$\sigma_n = e_1 \alpha_1^2 + e_2 \alpha_2^2 + e_3 \alpha_3^2 \quad (49-III)$$

## 13-II مثال عن الجداء المختلط : Convolution

الجاء المختلط بين دالتين رياضيتين  $f(y)$  ،  $g(y)$  هي دالة ثالثة تعطى بالمعادلة :

$$c(x) = \int_y f(y) g(x-y) dy$$

ولحساب هذه الدالة نضع مركز الدالة الاولى دوريا على كل مكان من الدالة الثانية ، وفي كل مرة نضرب قيمة الدالة الاولى في كل وضع في قيمة الدالة الثانية عند هذه النقطة ثم تجمع كل هذه القيم أي أن التعانق بين الدالتين  $f(y)$  ،  $g(y)$  عند نقطة  $x_0$  نحصل عليه بضرب قيم  $f(y)$  ،  $g(x_0-y)$  لكل مجموعة من القيم الممكنة لـ  $x$  وبعد ذلك نجمع كل نواتج حاصل الضرب وهذه العملية تكرر لكل قيم

.X

## **الفصل الثالث**

**مناقشة النتائج المتحصل عليها**

### III مقدمة:

كاولن جبال دبax (الموجود بمدينة قالمة) يسمى الكاولن DD1 وهو يتكون من طورين رئيسيين هما

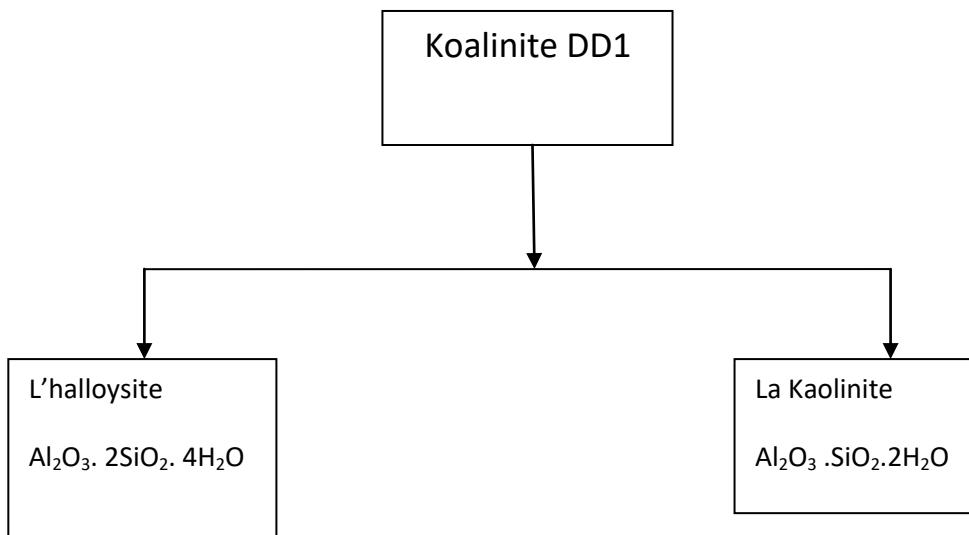
الكاوليبيت ذو الصيغة  $Al_2O_3 \cdot SiO_2 \cdot 2H_2O$  و الهالوسيت ذو الصيغة  $Al_2O_3 \cdot 2SiO_2 \cdot 4H_2O$ .

التركيبة الكيميائية المعطاة في الجدول التالي :

	$SiO_2$	$Al_2O_3$	Total impuretés
Kaolin DD1	55	44,5-45	<1

الجدول III-1: التركيبة الكيميائية للكاولن DD1

الرسم III-1: مختلف الأطوار الموجودة في الكاولن DD1



لقد ارتكزنا في هذا العمل على دراسة طور الكاوليبيت .

### III-1 النتائج المتحصل عليها:

#### III-1-1 مختلف الأطوار التي يتكون منها الكاولن DD1

تحليل النوعي بواسطة الأشعة السينية تبين انطلاقا من مستويات الانعراج ان الكاولن DD1 يتكون من

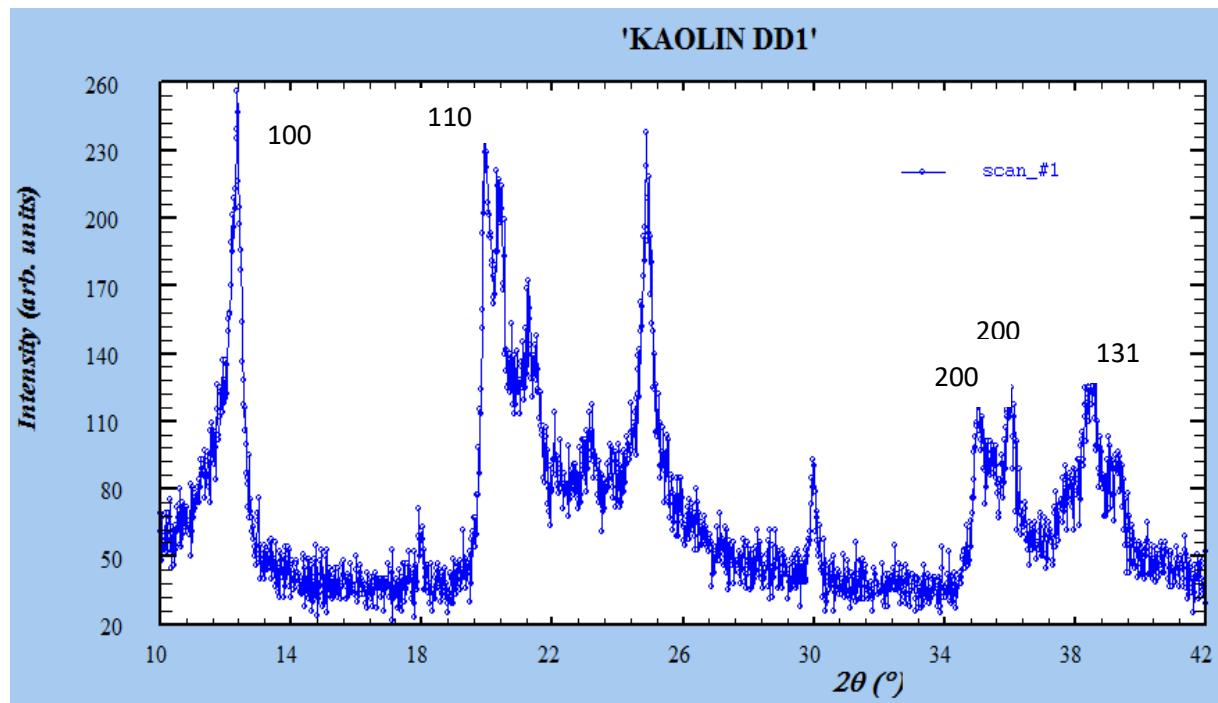
طورين المذكورين في الجدول التالي :

$2\theta$	(hkl)	الطور
19.90	(110)	L'halloysite
35.02	(200)	
12.36	(100)	La kaolinite
36.06	(200)	
39.30	(131)	

الجدول(2-III) :مستويات الانعراج للأطوار الاساسية الموجودة في الكاولن DD1.

### 2-1-III مخطط انعراج الاشعة السينية :

مخطط انعراج للأشعة السينية تم الحصول عليه بواسطة جهاز الانعراج الاشعة السينية RX الموجود على مستوى وحدة البحث لقسم الفيزياء لجامعة محمد بوضياف لميسيلة . مخطط الانعراج للكاولن DD1 مثل على الشكل 2- III



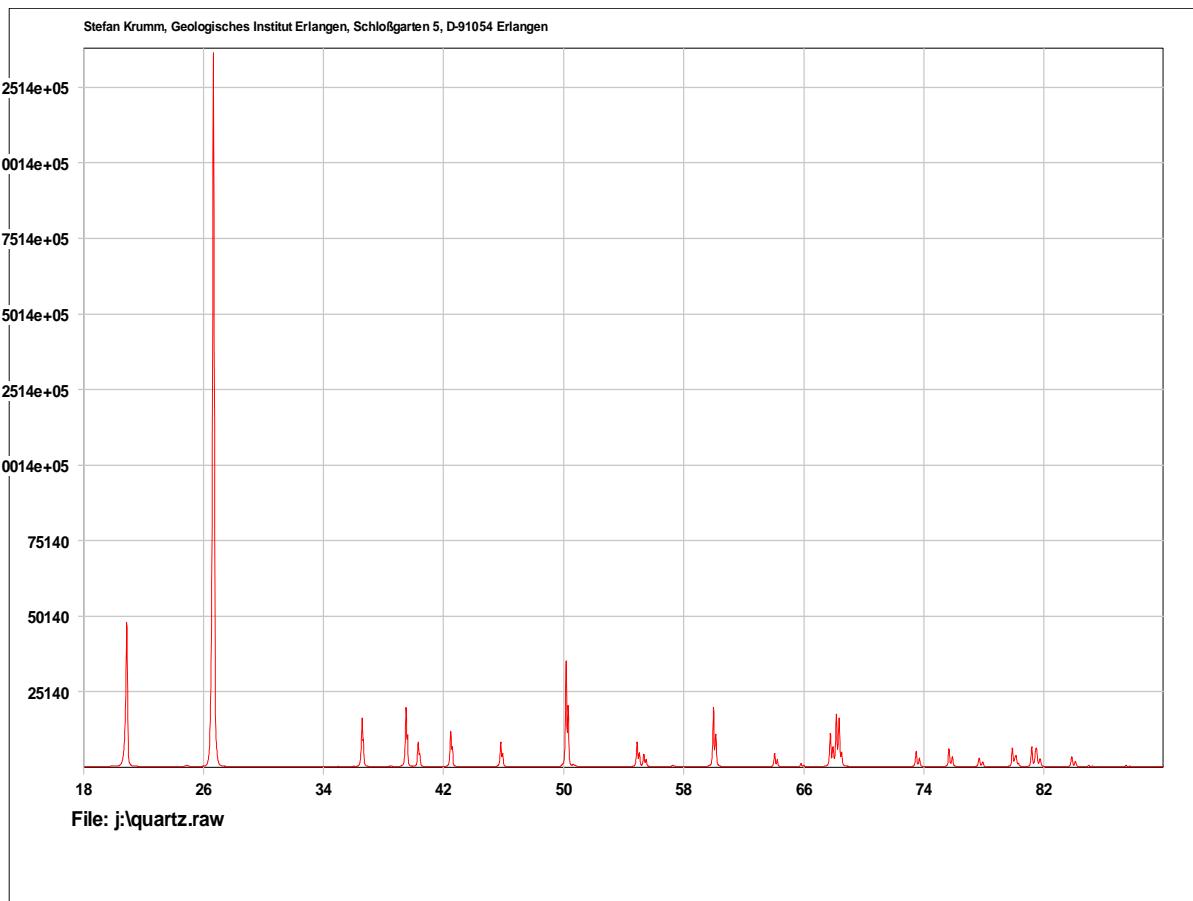
الرسم 2-III: مخطط الانعراج للكاولن DD1.

### III-1-3 مخطط الانعراج لمسحوق الكوارتز:

نتائج التحليل مخطط الكوارتز مدونة في الجدول.

$h \ k \ l$	$2\theta_g$ Bragg	$2w_g$	$\beta_g$	$\Phi_g$
1 0 0	20.843	0.051	0.069	0.739
1 0 1	26.631	0.055	0.066	0.833
1 1 0	36.529	0.050	0.059	0.847
1 1 1	40.276	0.059	0.070	0.843
2 0 0	42.440	0.065	0.077	0.844
1 1 2	50.126	0.070	0.085	0.823
0 0 3	54.854	0.071	0.083	0.855
2 1 1	59.947	0.072	0.088	0.818
1 1 3	64.019	0.080	0.096	0.833
2 0 3	68.133	0.079	0.095	0.831
1 0 4	73.461	0.089	0.012	0.795
2 1 3	79.884	0.097	0.119	0.815
3 1 0	81.471	0.121	0.141	0.858
3 1 1	83.803	0.123	0.149	0.825
3 1 2	90.793	0.131	0.160	0.819
1 0 5	94.633	0.121	0.146	0.829

الجدول III-3: خصائص مختلف الاهداف لمخطط الانعراج للكوارتز.



.الرسم III-3 :مخطط الانعراج لمسحوق لكوارتز .

#### 4-1-III معالجة مخطط الانعراج:

لمعالجة مخطط الانعراج اعتمدنا على برنامج WinPlotr وبرنامج Winfit. خصائص اهداب مخطط الانعراج للكاولن DD1 مدونة في الجدول- III3

$2\theta_M$	12.36	24.86	35.02	36.06	39.30
$I_{max}$	104	140	53	69	123
Surface (s)	63	98	24	32	64
FWHM ( $2\omega$ )	0.428	0.408	0.249	0.409	0.471
Largeur intégrale $\beta$	0.602	0.698	0.448	0.467	0.423
Exposant - gauche	0.203	0.777	0.992	0.257	0.152

Exposant-droite	0.216	0.800	0.890	0.254	0.131
FWHM -.gauche	0.212	0.202	0.123	0.203	0.229
FWHM –droite	0.216	0.206	0.126	0.206	0.242
$\beta$ - gauche	0.300	0.340	0.227	0.247	0.211
$\beta$ -droite	0.302	0.358	0.221	0.220	0.212

الجدول(III3) : خصائص مختلف الاهداب للكاولن DD1

### III-1-5 تحديد البنية البلورية

لتحديد البنية البلورية نستخدم برنامج Digvol وهو عبارة عن برنامج يحتاج الى ملف in الذي يقوم بإدخال جميع زوايا الانعراج . بعد تشغيل البرنامج تتحصل على ملف out الذي يحتوي على المعلومات التالية :

النظام البلوري : ثلاثة الميل

ثوابت الخلية :

$$a=11.62934$$

$$b= 11.62934$$

$$c=14.46805$$

$2\Theta$	(hkl)	$D_{obs}$	$D_{cal}$	$D_{obs} - D_{cal}$	$2\Theta_{cal}$
12.360	(111)	7.15543	7.15517	0.00026	12.360
19.904	(103)	4.45804	4.45714	0.00090	19.904
35.021	(421)	2.56022	2.56013	0.00009	35.021
36.032	(403)	2.48873	2.49059	-0.00186	36.032
39.322	(423)	2.29069	2.28946	0.00124	39.322

الجدول (III4) : خصائص البنية البلورية المتحصل عليها ببرنامج Digvol

M=53

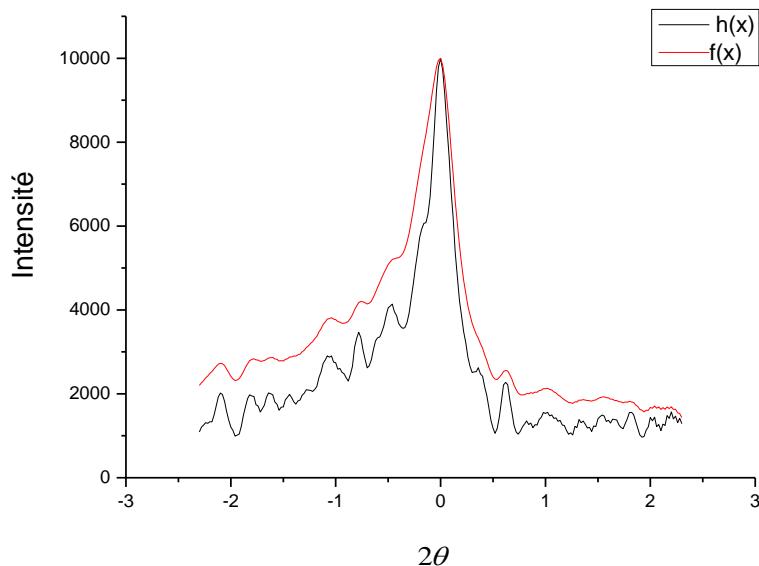
### 6-1-III إيجاد الدالة الحقيقة :

لإيجاد الدالة الحقيقة profil vrai نستعمل برنامج (LWL) او برنامج ستوكس الهدف من استخدام هذا البرنامج هو تنقية مخطط الانعراج المتحصل عليه من جهاز DRX من الاخطاء الناتجة عن الجهاز (عامل درجة الحرارة، معامل التعددية، عامل لورنتز .....).

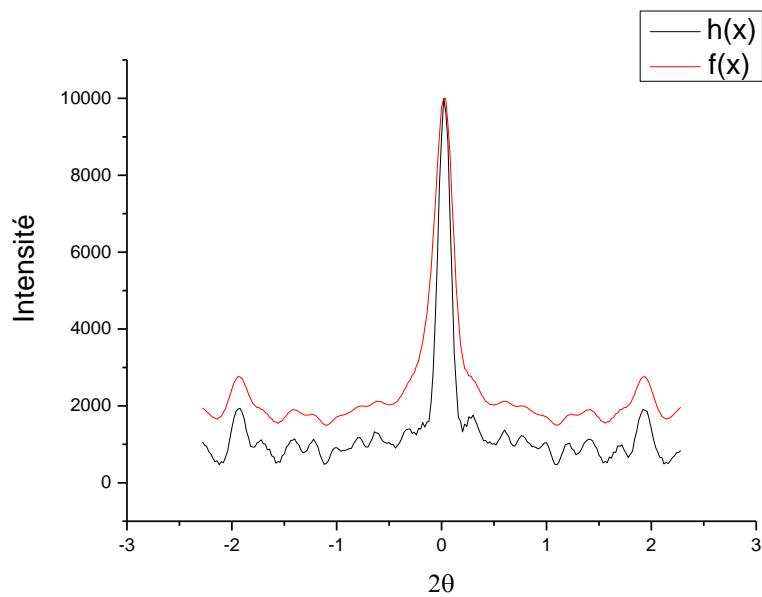
### 7-1-III رسم مختلف الأهداب الحقيقة :

تطبيق طريقة LWL تعطي لنا الأهداب الحقيقة . الأشكال (1- III) (2- III) (3- III) (4- III) تمثل الأهداب المموافقة لمخطط الانعراج للكاولن DD1 حسب ترتيب الزوايا :

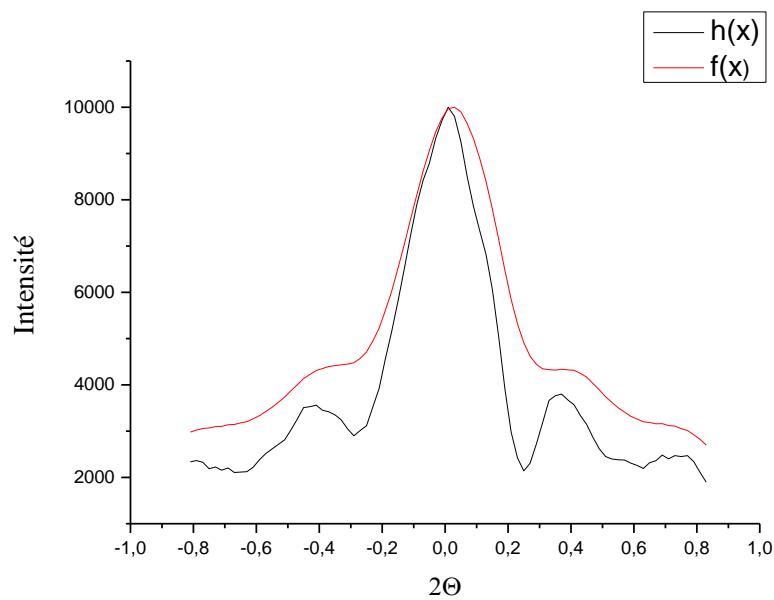
$$2\theta = 12,36^\circ, 2\theta = 19,90^\circ, 2\theta = 36,02^\circ \text{ et } 2\theta = 39,30^\circ.$$



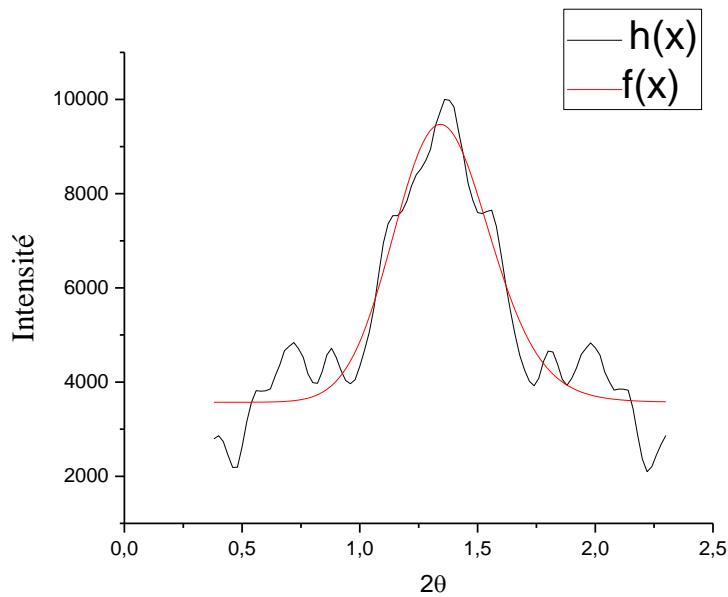
الشكل (1- III) : الدالة الحقيقة للهدب (111)



الشكل (2- III) : الدالة الحقيقية للهدب (103)



الشكل III (3) : يمثل الدالة الحقيقة للهدب (403)

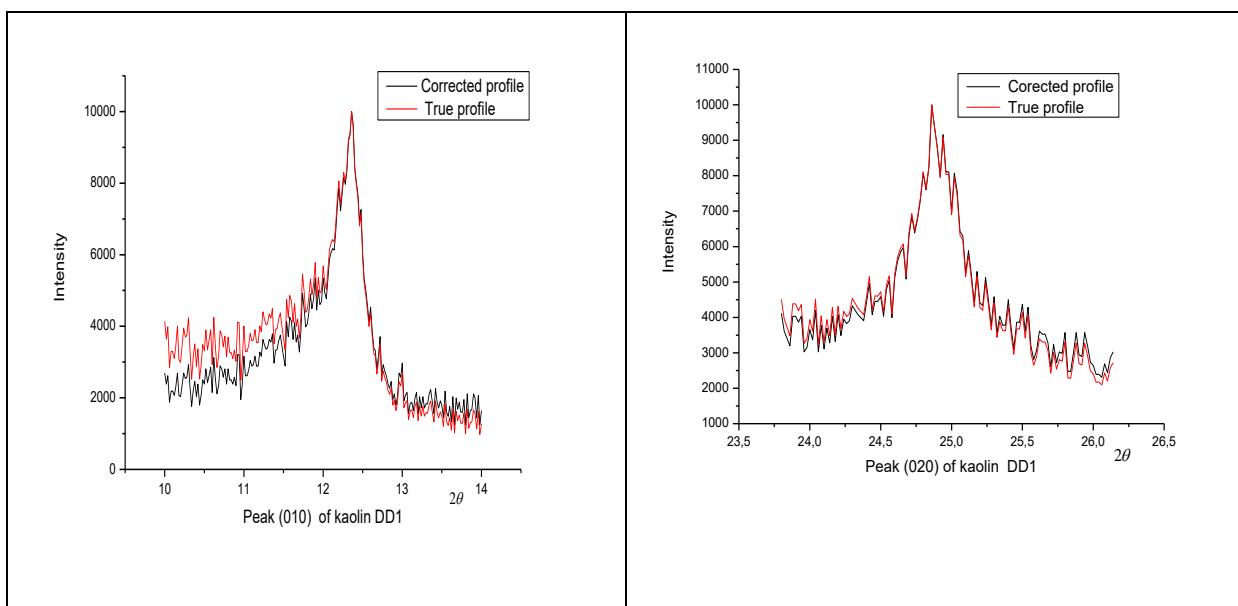


الشكل (4-III) : يمثل الدالة الحقيقة للهدب (423)

**2-III مناقشة النتائج المتحصل عليها :**

**1-III-2 تصحيح لور انتر :**

قمنا باستعمال تصحيح لورنتر على مختلف الاهداب للكاولن DD1 الموضحة في الاشكال التالية :

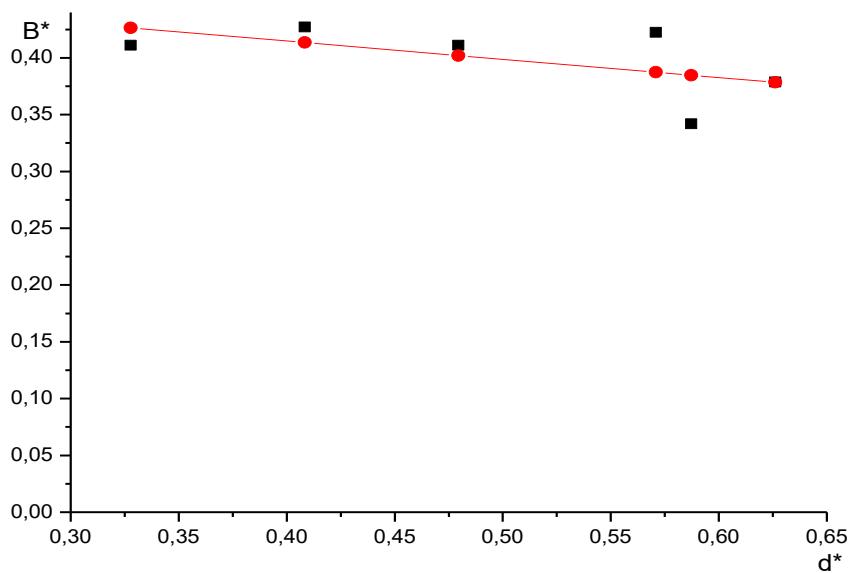


الشكل (5-III) : تصحيح لورنتر لأهداب الكاولن DD1

نلاحظ ان تصحيح لورنتر له تأثير في بداية الهدب الاول ( 020 ) اما بقية الاهداب لم تتأثر بتصحيح لورنتر

### III-2-2 تمثيل مخطط ويليامسون هول :

مخطط ويليامسون هول للكاولن DD1 ممثل في الشكل التالي :



الشكل III-6 : مخطط ويليامسون هول للكاولن DD1 .

نلاحظ ان المنحنى عبارة عن ميل سالب وهذا ليس له معنى فيزيائي (نتيجة اخطاء في معالجة اهداب الانعراج).

من خلال المنحنى نستنتج ان بلورات الكاولينيت غير متأثرة بالإجهاد متأثرة فقط بالبعد الحبيبي

### III-2-3 حساب البعد الحبيبي:

(ا) استعمال طريقة واران افريباخ :

يحسب البعد في طريقة واران افريباخ انطلاقا من معاملات فوريه (الحقيقية والخيالية) المدونة في الجداول التالية :

Pic (103)		Pic (111)	
$A(l, s_n)$	$B(l, s_n)$	$A(l, s_n)$	$B(l, s_n)$
.1000000E+01	.0000000E+00	.1000000E+01	.0000000E+00
.2638966E+00	.8217709E-02	.3771588E+00	-.5774870E-01
.2755725E+00	.2696048E-01 -	.2031769E+00	.1408108E-01
.2168030E+00	.2329160E-01	.1684756E+00	-.7841229E-01
.1716555E+00	.3125706E-01	.8001457E-01	.8879538E-01
.2235988E+00	.3965743E-01 -	.7883313E-01	-.1072939E+00
.1444729E+00	.3862212E-01	.1205637E-01	.7901996E-01
.2294417E+00	.4941661E-01 -	.1056983E-01	-.7897567E-01
.1146431E+00	.4118888E-01	-.3077265E-01	.6554786E-01
.1300519E+00	.4331100E-01	-.1214948E-01	-.7682528E-01
.1604927E+00	.5256117E-01 -	-.3416555E-01	.1374245E-01
.9454468E-01	.4568532E-01	-.1927391E-01	-.3983932E-01
.1451312E+00	.5399116E-01 -	-.1937245E-01	.1241567E-02
.7816790E-01	.4866044E-01	-.3636444E-01	.3098655E-01
.1493183E+00	.5460118E-01 -	-.1180777E-01	-.1054034E-01
.6833873E-01	.5081661E-01	.2499516E-02	-.1882216E-01
.1209772E+00	.5204270E-01 -	-.1841373E-02	-.3902750E-01
.5777083E-01	.5002042E-01	-.9345585E-02	-.2632691E-01
.5336765E-01	.5254067E-01	-.1672410E-03	-.2602251E-01
.8032616E-01	.4162975E-01 -	-.8796118E-02	.1187025E-01
.1156366E-01	.5236648E-01	.9046640E-02	-.1737435E-01
.2132613E-01	.4195527E-01	-.6248966E-04	-.3922079E-02
.4577071E-01	.3453821E-01 -	.1336138E-01	-.2767729E-01
.3590766E-01	.2710961E-01 -	.2915217E-02	-.2054520E-01
.2549847E-01	.2923195E-01 -	-.5228766E-02	-.7087961E-02
-.4811397E-02	.3039612E-01	-.1025136E-01	-.3755597E-02
.2164832E-01	.1861574E-01 -	.1388372E-01	-.3637588E-03
.9342266E-02	.1452717E-01	.5817604E-02	-.3924064E-02
.1311898E-01	.1284726E-01 -	.1025857E-01	.5232523E-02
.8473318E-02	.6409144E-02	.3040260E-02	-.5606003E-02
.1514381E-01	.4555497E-02 -	.5935585E-03	-.1836566E-02
.3909258E-02	.2352409E-02	.1076117E-03	-.2575790E-02
.2132629E-02	.7684822E-02 -	-.1452959E-02	-.5963769E-02
-.1083759E-01	.9089615E-02	.3778624E-02	-.1533568E-02
.1871823E-02	.4989402E-02 -	.2773454E-02	-.2800999E-02
-.4139910E-02	.1931884E-02	.2251875E-02	.3531844E-02
.3266202E-02	.1912926E-02 -	.2010528E-02	.8126128E-03
-.7989283E-03	.1774047E-02	-.1466127E-02	.4131202E-02

.2301074E-02	.4632781E-02	-.7989283E-03	-.1475380E-03
-.4462681E-02	.3115151E-03 -	.4131202E-02	.3407308E-02

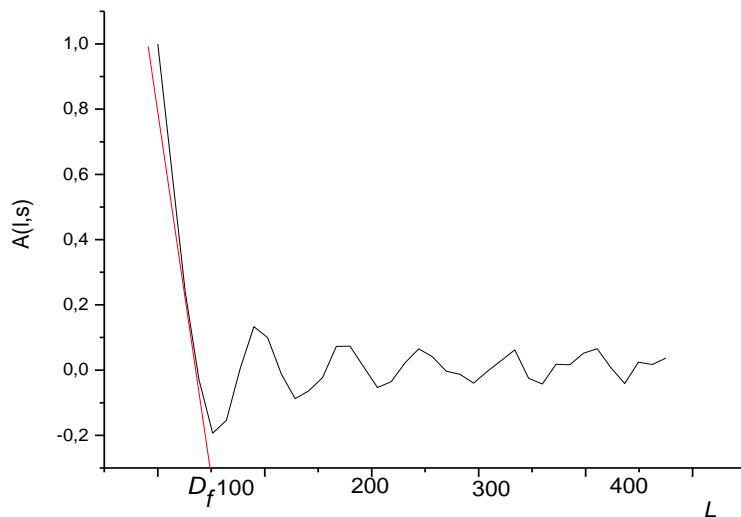
الجدول III-5: معاملات فوريه الحقيقة و الخيالية.

Pic (423)		Pic (403)	
$A(l, sn)$	$B(l, sn)$	$A(l, sn)$	$B(l, sn)$
.1000000E+01	.0000000E+00	.1000000E+01	.0000000E+00
.2445385E+00	.6296937E-02	-.2356699E+00	-.2427695E+00
.8883285E-01	.6445120E-02	.1863312E-01	.1534562E+00
.9147318E-01	.8622931E-02	.8986910E-01	.8586542E-01
-.1037829E-01	.1634809E-02	-.1198116E+00	-.1173987E+00
-.1569480E-01	.1204381E-02	.1100129E-01	.3470618E+00
.7588182E-02	.5067072E-02 -	.8337267E-01	-.1334235E+00
-.1121790E-02	.4683007E-02	-.5431013E-01	.2765153E-01
.3199138E-01	.1078924E-01 -	-.1434741E-01	.2140577E-01
.9761811E-02	.7871531E-02	.5905645E-02	.5886329E-01
.9084035E-02	.6902198E-02 -	.3042755E-04	-.7231432E-01
-.2822931E-01	-.1286455E-03	-.4163088E-01	.5301003E-01
.1832723E-01	.7377512E-02 -	.4331820E-01	-.3811616E-01
-.1386630E-01	.1290024E-02	-.3017456E-01	.1701603E-01
.1262386E-02	.1660967E-02 -	.5895090E-02	-.1786923E-01
-.8726121E-02	.6182873E-03	-.2303144E-01	-.4881069E-02
.9526153E-02	.1265482E-02 -	.6933037E-02	-.8722441E-02
.1480217E-02	.9431023E-03	-.6210056E-02	.6826063E-02
.3770566E-02	-.4296000E-03 -	.5222787E-02	-.2719007E-01
-.4631549E-02	-.2988904E-03	-.1032098E-01	.1957143E-01
.5324661E-02	-.5263687E-03 -	.1318795E-01	-.1476778E-01
-.5121912E-02	-.3999331E-03	-.5174759E-02	.6173702E-02
.4061894E-02	-.1728734E-03 -	-.3159567E-02	-.1060646E-01
-.5456800E-02	-.3215094E-03	-.1449517E-01	.1836299E-01
.5896056E-02	-.5103564E-03 -	.1354431E-01	-.1613593E-01
-.5002833E-02	-.6308715E-03	-.1106897E-01	.1640969E-01
.5910605E-02	-.6444557E-03 -	.9994371E-02	-.1621278E-01
-.6005112E-02	.5293350E-03	-.1754357E-01	.8571704E-02
.5464523E-02	.2410546E-03 -	.1482549E-01	-.5813668E-02
-.5684286E-02	.1011339E-03	-.1387136E-01	.6735452E-02
.5688552E-02	-.5712196E-03 -	.1276856E-01	-.1085243E-01
-.5629823E-02	-.3674219E-03	-.1542596E-01	.8329771E-02
.5756636E-02	.2560469E-03 -	.2045796E-01	-.3574899E-02
-.5673209E-02	-.5160765E-03	-.7056066E-02	-.1877213E-02
.5745702E-02	-.1205816E-03 -	.1158526E-01	-.4357961E-02
-.5624462E-02	-.2230961E-03	-.6233812E-02	.1084689E-02
.5844175E-02	.2726151E-03 -	.1293716E-01	-.1700129E-03
-.5650416E-02	-.1768538E-03	-.1278174E-01	.1949665E-03
.5679441E-02	-.1648304E-03 -	.1310134E-01	-.8492894E-03
-.5669685E-02	.1169478E-03	-.1081995E-01	.3843226E-02

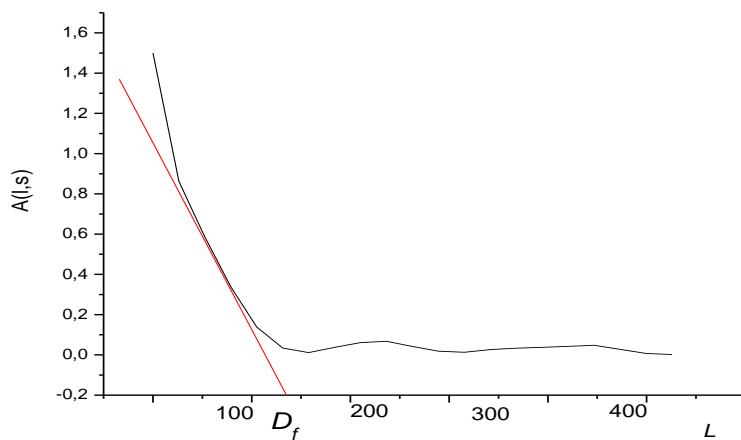
الجدول (III-6): معاملات فوريه الحقيقة و الخيالية

نلاحظ أن المعامل فورييه الخيالي له قيم صغيرة جداً بالمقارنة مع معامل فورييه الحقيقي وهذا يثمن أن الاهداب متناظرة (متأثرة بالبعد الحبيبي فقط) وهذا مثمن كذلك انطلاقاً من النتائج المتحصل عليها في الجدول السابق (الجدول III-6).

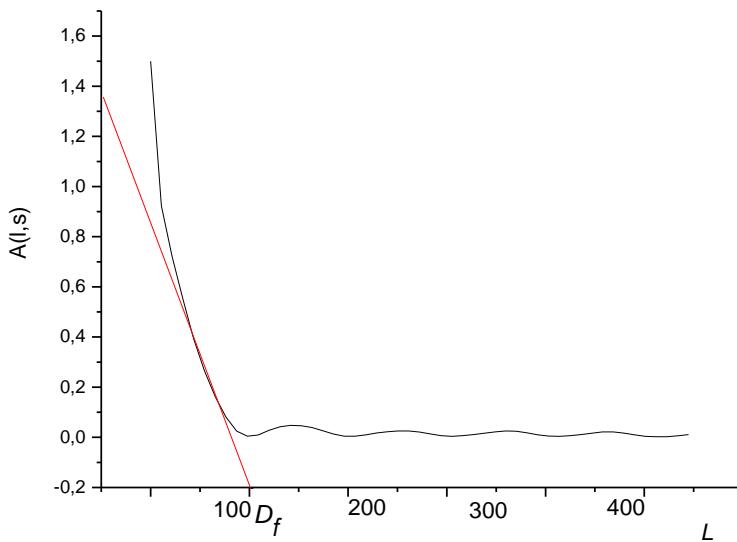
الاشكال 7 ، 8 و 9 تمثل تغير المعامل فورييه بدلالة  $L$  ( Lnombre harmonique)



الشكل (7- III) : تغيرات معاملات فورييه للهدب (200) بدلالة  $L$



الشكل (8- III) : تغيرات معاملات فورييه للهدب (100) بدلالة  $L$



الشكل (9-III): تغيرات معاملات فورييه للهدب (131) بدلالة  $L$

Les Pics	$D_f$ (Å)
(200)	99
(100)	143
(131)	100
Taille moyenne $\langle D_f \rangle = 114$ Å	

الجدول III-7: البعد البلوري لمختلف اهداب الكاولييني بطريقة وران افرياخ.

باستعمال مخطط ويليامسون هول :

انطلاقا من مخطط ويليامسون هول القيمة المتوسطة للبعد الحبيبي هي :

$$D_f = 1/\beta^*$$

ومنه نجد:

$$D_f = 118 \text{ \AA}$$

باستعمال علاقة شيرر:

علاقة شيرر صالحة فقط في الحالة التي تكون فيها العينة متأثرة بالبعد الحبيبي (غياب الاجهاد).

علاقة شيرر تكتب على الشكل :

$$D = \frac{C\lambda}{\beta \cos\theta}$$

C: هو ثابت شيرر يتعلّق بالشكل الحبيبي وهو محصور بين 0.89 و 1.39 في الحالة التي تكون فيها شكل حبيبات الكاولن كروي [36]  $C=1$  القيم بعد البلوري للكاولينيت المدروسة مدونة في الجدول التالي :

Les Pics	$D_f$ (Å)
(200)	144
(100)	115
(131)	116
$\text{Taille moyenne } < D_f > = 125 \text{ \AA}$	

الجدول III-8: بعد البلوري لمختلف اهداب الكاولينيت .

من خلال حساب بعد الحبيبي انطلاقا من طرق الثلاثة نلاحظ أن القيم متقاربة:

- بواسطة طريقة واران افرباخ  $D_f=114 \text{ \AA}$

- بواسطة علاقه شيرر  $D_f=125 \text{ \AA}$

- بواسطة مخطط ويليامسون هول  $D_f=118 \text{ \AA}$

حساب بعد الغالب في الكاولن DD1 (الكاولينيت ):

لدراسة بعد الغالب في الطور الاساسي للكاولن DD1 نستعمل مشتق بعد  $(L^s A^s)$  بدلالة

نتائج بعد الغالب مدونة في الجدول التالي :

$A^\circ$ ( Taille dominante) بعد الغالب	( Pics) الهدب
32	(200)
35	(100)
40	(131)

الجدول III-9: بعد الغالب في الطور الأساسي للكاولن DD1 .

# **الخلاصة العامة**

## الخلاصة العامة

في هذا العمل قمنا بدراسة البنية المجهرية (البعد ، الإجهاد ..... ) للكاولن جبال دباغ DD1 ولقد ارتكز عملنا على الطور الكاولينيت في بداية العمل قمنا بتحديد النظام البلوري للكاولينيت وثوابت البلاوره . ولإيجاد الدالة الحقيقية استعملنا طريقة ستوكس ولحساب بعد الحبيبي استعملنا ثلاثة طرق وهي طريقة واران افرباخ وويليامسون هول وعلاقة شيرر وقد وجدنا نتائج الحساب متقاربة في حساب بعد الحبيبي ولتأكد من العينة أنها متأثرة بالبعد الحبيبي استعملنا طريقة ويليامسون هول .

يمكن التأكيد من وجود بعد (La Taille) والإجهاد انطلاقاً من معاملات فوري. من خلال دراسة البنية المجهرية للكاولن DD1 تبين أنها متأثرة بعد الجزيئات فقط. وقد استخدمنا ثلاثة طرق لحساب بعد الجزيئات.

- باستخدام طريقة واران أفرباخ وجدنا بعد في الكاولينيت (الطور الرئيسي) محصور بين  $99\text{\AA}$  و  $144\text{\AA}$ .

- باستخدام علاقة شيرر وجدنا بعد محصور بين  $115\text{\AA}$  و  $144\text{\AA}$ .

- انطلاقاً من مخطط ويليامسون و هول وجدنا بعد هو  $118\text{\AA}$ .

ولدراسة توزيع بعد في الكاولن DD1 وجدنا بعد الغالب هو  $32\text{\AA}$ ، التوزيع الذي يوافق بعد الغالب هو 92%.

# **المراجع**

## المراجع :

- [1] س . تامة ، تحضير وتحديد البنية البلورية بواسطة انعراج الاشعة السينية على مسحوق  $\text{Ca}_{0.3}\text{Sr}_{0.7}\text{FeO}_{2.5}$  ، مذكرة ماستر ، جامعة الوادي ، (2013).
- [2] ع. الهاززي ، الحالة الصلبة الفصل الرابع ، السعودية .
- [3] C.Kittel , Introduction to solid state Physics, (2005)
- [4] A.Monshi, R. Foroughi M, R. Monshi M, Modified Scherrer Equation to Estimate More Accurately Nano-Crystallite Size Using XRD, pp:154-160 ,(2012).
- [5] ك.بن ساري و ز.عزاوي،تأثير الخطأ التجريبي في حساب حجم الحبيبات باستعمال الاشعة السينية ،مذكرة ماستر اكاديمي ،جامعة ورقلة،ص11 - 22،( 2017).
- [6] B. D.cullity, elements of x- ray diffraction, (1956).
- [7] ن.ع.ق. احمد ، م.ا. سليمان "علم البلورات الأشعة السيني ،القاهرة مصر ، 1426 هـ-2115 مـ".
- [8] M.E.Fitzpatrick ,A.T.Fry, P. Holdway , F.A.Kandil , J.Shackleton and L.Suominen . “Determination of Residual Stresses by X-ray Diffraction ) , (2005).
- [9] M. Gaber, A. Abdel- Rahim,A. Mahmoud, N. Abdel- Salam, Influence of Calcination Temperature on the Structure and Porosity of Nanocrystalline SnO<sub>2</sub> Synthesized by a Conventional Precipitation method, (2014).
- [10] S. Tjong,H. Chen, Nanocrystalline materials and coatings, (2004).
- [11] Y.T. Prabhu, X-Ray Analysis by Williamson-Hall and SizeStrain Plot Methods of ZnO Nanoparticles with Fuel Variation,pp21-28, (2013).
- [12] T. Theivasanthi and M. Alagar, Nano sized copper particles by electrolytic synthesis and characterizations , pp:3662-3671, (2011).
- [13] B.B. Khalfallah, Influence de l'erreur expérimentale sur la détermination de la symétrie de la maille cristalline, mémoire de magister, Université Mentouri-Constantine.
- [14] D.Louer,M. Louer, J. appl," CRYST" , 5, 271-275, (1972).

- [15]A. Boultif , Indexing of powder diffraction patterns for low symmetry lattices by the successsse dichotomy method scryst , 24.987-993, (1991).
- [16]A. BOULTIF, D. LOUER, J. APPL." CRYST".37, 724-731, (2004).
- [17]P.Werner, L.Eriksson and West Dahl TREOR , a semi-exhaustive trial and error powder indexing for all symmetries, 18,367-370, (1985)
- [18]J .Vesser, A fully Automatic program for finding the unit cell from powder, 2.89, (1962).
- [19]H.bouraoui, Conformation moléculaire, structure cristalline, Spectroscopie, des produits polycycliques benzéniques organosélénés, (2016).
- [20] ا.ف. باشا،ش.ا. خيرى ، البصريات الفيزيائية، دار الفكر العربي ، 1998م.
- [21] م.ا. سليمان ، ا.ف. باشا ،ابد. شريف احمد خيرى ، فيزياء الجوامد ، دار الفكر العربي ، 2000م.
- [22] J.B.Colven and J.E.Hilliard, Mechanical Behaviour of Materials ,(1998).
- [23]T.Otto , W.Wpringer-Verlag, Crystallographic Borchard ,Fundamentals of Crystal physics Sirotin .Yn, (1993).
- [24]M.M. Woofson, Direct Methods in crystallography ,(1961).
- [25] B.D. Cullity, Elements of x-ray Diffraction, publishing companyinc , (1978) .
- [26] P.M .shaskolsraya, Mir publishers, Fundamentals of crystal physics Sirotin,(1982).
- [27]F.A.Jentins and white, H.E.Mc Graw Hill ,fundamentals of optic,(1957).
- [28]F.W. BillmeyerWiley, N.Y.Interscience, Text Book of polymer science, (1971).
- [29]G.S. Rohrer , Structure and bonding in crystalline Materials cambridge, (2001).
- [30]H. Lipson and Cochran, the Determination of crystal structures, (1966).
- [31]J.F. Nye, Oxford, physical properties of crystals, (1967).

[32] N.Y. Van No strand,piezoelectric crystals and their applications to ultrasonics, (1950).

[33] W.G.N. Mcgraw Hill, Piezoelectric cady , (1946).

[34] W. N.Ashcroft ,D. Mermin , Holt-saundersInt, Solid state Physics ,(1976).

[35] ن.عبد القادر احمد و م. امين سليمان ، علم البلورات و الاشعة السينية ، ص351 الى 362 .(م2005)

[36] C.G.Shull, thedetermination of X-ray diffraction line widhths des contraintes internes, Habilitation à diriger des recherches ,(2004).

## مُلْكِعَص

في هذا العمل قمنا بدراسة الكاولن المحلية بواسطة الأشعة السينية.كاولين جبل دباغ DD1 و الذي يتكون من طورين هما الهالوسيلتو الكاوليسيت.

لقد ارتكز علنا على الكاوليسيت الطور الرئيسي للمسحوق. وبعد تحصلنا على طيف المسحوق أدخلنا تصحيح لورنتز الذي أعطى لنا نتائج مطابقة لطيف المسحوق. ولإيجاد الدالة الحقيقة استعملنا برنامج وفق طريقة LWL و الذي كان ضروريًا لدراسة البنية المجهريّة (حجم الحبيبات. التشوه) وإعطاء معاملات فوري. ولإيجاد قيم بعد قمنا باستعمال طريقة وران أفربالك ويليامسون وهال. كما طبقنا علاقة شرر في الحالة التي لا تكون فيها الإجهادات (التشوه).

ولدراسة الكاوليسيت في الكاولين DD1 وجدنا أنه لا يحتوي على الإجهاد وذلك أكد بطريقة ويليامسون وهال. إن بعد المتوسط بليرات في الكاولن DD1 للطور المدروس هو  $114\text{ \AA}$  وهذا بطريقة وران أفربالك.  $118\text{ \AA}$  بطريقة ويليامسون وهال وباستعمال علاقة شرر وجدنا الحجم  $125\text{ \AA}$ . ولدراسة توزيع بعد الحبيبات بينة بعد الغالب للكاوليسيت في كاولن DD1 فهي قريبة من  $32\text{ \AA}$  (92%).

### الكلمات المفتاحية:

علم البلورات المساحيق، الكاولن DD1، الكاوليسيت، الهالوسيلتو، تحديد بعد الحبيبات، التشوه، طريقة وران وأفربالك، طريقة LWL، طريقة ويليامسون وهال، توزيع بعد الحبيبات، تصحيح لورنتز، الطور الرئيسي.

## Résumé

Dans ce travail nous étudions le kaolin local par rayons X. Kaolin Jabal Dabbagh DD1 qui se compose de deux phases: halocytoalkaolinite.

Notre travail a été basé sur la kaolinite comme phase poudre principale. Après avoir obtenu le spectre de la poudre, nous avons inséré la correction de Lorentz qui nous a donné des résultats correspondant au spectre de la poudre. Afin de trouver la fonction réelle, nous avons utilisé un programme selon la méthode LWL, qui était nécessaire pour étudier la microstructure (granulométrie, déformation) et donner des coefficients immédiats. Pour trouver les valeurs de dimension, nous avons utilisé la méthode de Rann Overbuck Williamson et Hall. Nous avons également appliqué une relation d'étincelle dans le cas où les contraintes (déformation) ne sont pas présentes. Pour étudier la kaolinite dans le kaolin DD1, nous avons trouvé qu'elle ne contient pas de stress et cela a été confirmé par la méthode de Williamson et Hall. Le volume moyen de billettes dans le kaolin DD1 pour la phase étudiée est de 114, et ceci par la méthode Warn Averbuck. Pour étudier la distribution granulométrique, la preuve de la taille prédominante de la kaolinite dans le kaolin DD1 est proche de 32 (par 92%).

## les mots clés:

kaolin DD1, kaolinite, halocite, déformation méthode LWL, méthode Williamson et Hall, correction de Lorentz, phase primaire.

### Abstract:

In this work we studied the local kaolin by X-ray. Kaolin Jabal Dabbagh DD1 which consists of two phases: halocitekaolinite. Our work has been based on kaolinite as the main powder phase. After we obtained the powder spectrum we inserted the Lorentz correction which gave us results that matched the spectrum of the powder. In order to find the real function, we used a program according to the LWL method, which was necessary to study the microstructure (grain size, deformation) and give immediate coefficients. To find the dimension values we used the method of Rann Over buck Williamson & Hall. We also applied a spark relationship in the case when the stresses (deformation) are not present.

To study kaolinite in kaolin DD1, we found that it does not contain stress and that was confirmed by the method of Williamson and Hall. The average volume of billets in DD1 kaolin for the studied phase is 114, and this is by Warn Aver buck method. To study the particle size distribution, the evidence for the predominant kaolinite size in DD1kaolin is close to 32 (by 92%).

key words:kaolin DD1, kaolinite, halocite, deformation, LWL method, Williamson and Hall method, Grain size distribution, Lorentz correction.

