

UNIVERSITÄT ZU KÖLN

MATHEMATISCH-NATURWISSENSCHAFTLICHE FAKULTÄT



PRAKTIKUM B

B 2.8
Versetzungen in Lithiumfluorid

CATHERINE TRAN
CARLO KLEEFISCH
OLIVER FILLA

Inhaltsverzeichnis

1	Einleitung	3
2	Theoretische Grundlagen	4
2.1	Lithiumfluorid	4
2.2	kürzester Burgers–Vektor in LiF	4
2.3	Doppelätzmethode	4
2.4	Winkel zwischen den Kristalliten einer Kleinwinkelkorngrenze	5
2.5	Gleitsysteme bei mechanischer Belastung	6
3	Durchführung	8
3.1	Vorbereitung der Proben	8
3.2	Polieren und Ätzen	8
3.3	Ätzgrübchendichten & Kleinwinkelkorngrenzen	8
3.4	Nadeldruckrosetten	8
3.5	Eingespannte Probe	9
4	Auswertung	10
4.1	Ätzgrübchendichte	10
4.1.1	Berechnung	10
4.1.2	Nicht–getemperte Probe	10
4.1.3	getemperte Probe	11
4.2	Kleinwinkelkorngrenze	12
4.2.1	erste Messung	12
4.2.2	zweite Messung	13
4.2.3	dritte Messung	13
4.3	Nadeldruckrosetten	13
4.4	Versetzungswanderung	13
4.5	Schubspannung	16
5	Fazit	20
5.1	Ätzgrübchendichte	20
5.2	Rosetten	20
6	Literaturverzeichnis	22

1 Einleitung

Alle Kristalle haben Kristallbaufehler, die ihre Struktur beeinflussen. Punktuelle Kristallbaufehler sind für elektrische Eigenschaften relevant, lineare Kristallbaufehler wie Versetzungen für mechanische Eigenschaften wie Plastizität und die kritische Fließspannung.

In diesem Versuch werden Versetzungen an der Oberfläche von Lithiumfluorid-Kristallen mithilfe der Doppelätzmethode sichtbar gemacht. Versetzungsbewegungen sind besonders in der Festkörper-Forschung interessant, da diese Wanderung eine plastische Verformung ist, aus der man Eigenschaften wie die Plastizität des Kristalls ableiten kann.

2 Theoretische Grundlagen

2.1 Lithiumfluorid

Lithiumfluorid (LiF) ist ein ionischer Kristall. Dies bedeutet, der Kristall wird durch elektrostatische Wechselwirkung entgegengesetzt geladener Ionen zusammengehalten. LiF hat eine sehr hohe Gitterenergie von $1034 \frac{\text{kJ}}{\text{mol}}$, was an den kleinen Ionenradien des Lithiumkations und des Fluoridanions liegt.

Daher ist es gut für diesen Versuch geeignet, weil Versetzungswanderungen bei großem Druck durch eine Presse auftreten, ohne dass die Gitterstruktur großflächig zerstört wird. Stattdessen gleitet nur ein Teil der Struktur.

Die Gitterstruktur von Lithiumfluorid entspricht der von Natriumchlorid mit einer flächenzentriert-kubischen Gitterstruktur und einer zweiatomigen Basis. Die Gitterkonstante von LiF beträgt $a = 0.402 \text{ nm} \pm 1 \cdot 10^{-7} \mu\text{m}$. [5]

2.2 kürzester Burgers-Vektor in LiF

Der kürzeste Burgers-Vektor \vec{b}_{\min} in LiF ist der $[\frac{1}{2} 0 \frac{1}{2}]$ Vektor in der $\langle 110 \rangle$ Richtung. Seine Länge bestimmt sich wie folgt durch die Gitterkonstante a . [5]

$$|\vec{b}_{\min}| = \frac{1}{2} \cdot \sqrt{a^2 + a^2} \quad (2.1)$$

$$= \frac{1}{2} \sqrt{2} a \quad (2.2)$$

$$= \frac{a}{\sqrt{2}} \quad (2.3)$$

Die Energie einer Versetzung ist proportional zum Quadrat des Burgers-Vektors. Ein Defekt mit einem längeren Burgers-Vektor benötigt daher eine viel größeren Energie, was Versetzungen mit längeren Burgers-Vektoren sehr viel unwahrscheinlicher macht.

Aufgrund der sich abwechselnden Lithium- und Fluoratome in den Richtungen $\langle 100 \rangle$ und $\langle 111 \rangle$ sind die Burgers-Vektoren in diesen Richtungen doppelt so lang, da sie immer zwischen gleichen Atomen liegen. Der Burgers-Vektor in der $\langle 100 \rangle$ -Richtung ist davon nicht betroffen und stellt sich dadurch als der kürzeste heraus. Dies ist in Abbildung 1 ersichtlich.

2.3 Doppelätzmethode

Zur Messung von Versetzungsbewegungen wird in diesem Versuch die Doppelätzmethode angewandt. Sie besteht aus zwei Ätzdurchgängen, um eine erste Versetzung und anschließend eine Versetzungsbewegung verzeichnen zu können.

Versetzungen verschiedener Orientierung oder Typen behindern sich gegenseitig, die reduzierte Mobilität resultiert in einer Ansammlung von Versetzungshaufen. Diese Ansammlung staut sich an Korngrenzen auf.

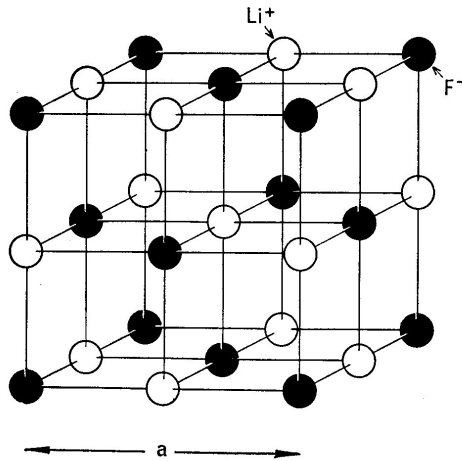


Abbildung 1: LiF Kristallgitter [1, S. 9]

Alte Versetzungsstellen sind daran zu erkennen, dass sie dichter und definierter sind. Die Bewegung wird durch die Messung des Abstandes des letzten Versetzungspunktes nach der ersten Messung und der neuen Versetzungsstellen bestimmt.

Mithilfe der Bewegungsrichtung und Geschwindigkeit können die Gleitebene, das Gleitsystem und somit die Versetzungsart bestimmt werden.

2.4 Winkel zwischen den Kristalliten einer Kleinwinkelkorngrenze

Für den Winkel θ zwischen den Kristalliten, die in einer Korngrenze aufeinander treffen, lässt sich geometrisch folgender Zusammenhang zum Abstand d zweier Ätzgrübchen und dem Betrag b des Burgers-Vektors finden.

$$\sin(\theta) = \frac{b}{d} \quad (2.4)$$

Ist die Korngrenze eine Kleinwinkelkorngrenze ($\theta < 15^\circ$), so lässt sich die Kleinwinkel-näherung für den Sinus nutzen.

$$\sin(\theta) \approx \theta \quad (2.5)$$

$$\Rightarrow \theta \approx \frac{b}{d} \quad (2.6)$$

Der wahrscheinlichste Burgers-Vektor \vec{b} für LiF ist wie beschrieben der Vektor $[\frac{1}{2} 0 \frac{1}{2}]$ mit einer Länge von $b = \frac{a}{\sqrt{2}}$.

$$\theta \approx \frac{a}{\sqrt{2} \cdot d} \quad (2.7)$$

$$= \frac{0.402 \text{ nm}}{\sqrt{2}d} \quad (2.8)$$

$$\theta \approx \frac{0.284 \text{ nm}}{d} \quad (2.9)$$

2.5 Gleitsysteme bei mechanischer Belastung

Aufgrund der Empfindlichkeit des Materials erzeugt jede mechanische Belastung Gitterfehler in einem Kristall. Bei einem Nadeleindruck werden Gleitsysteme mit bestimmten Ebenen sowie Richtungen aktiviert, dabei entsteht eine Rosettenform, siehe Abbildung 2. Die Gleitebenen sind dabei die $\{110\}$ -Ebenen, was in Abbildung 3 dargestellt ist. Zusammen mit dem Gleitvektor in $\langle 110 \rangle$ -Richtungen bilden sie bei Lithiumfluorid insgesamt sechs Gleitsysteme.

Die Arme der Rosette bestehen aus Versetzungen und zwar sowohl Stufen- als auch Schraubenversetzungen. In $\langle 100 \rangle$ -Richtungen werden Schraubenversetzungen und in $\langle 110 \rangle$ -Richtungen Stufenversetzungen produziert. Die Arme in $[110]$ -Richtung sind, wie in Abbildung 3 ersichtlich, länger und ausgeprägter, weil der Burgersvektor in dieser Richtung am kürzesten ist.

Wird die Probe axial unter Druck gesetzt, z.B. in der $[001]$ -Richtung, gibt es die vier potentiellen Gleitebenen $(0\bar{1}1)$, (011) , $(\bar{1}01)$ und (101) , entlang derer Versetzungen laufen. Dies ist in Abbildung 5 ersichtlich.

Auf der $(\bar{1}10)$ -Ebene sowie der (110) -Ebene gibt es keine Schubspannung, weil beide Ebenen parallel zur Hauptspannungsachse liegen. Stattdessen ist ein Abgleiten in den $\{110\}$ -Ebenen zu erwarten, was in Abbildung 4 dargestellt ist. Ist der Druck auf die Probe bekannt, lässt sich die Schubspannung im Gleitsystem bestimmen.

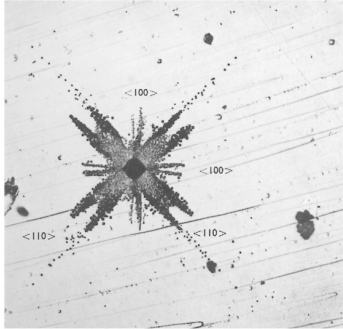


Abbildung 2: Eine Rosette nach Nadeleindruck [1, S. 18]

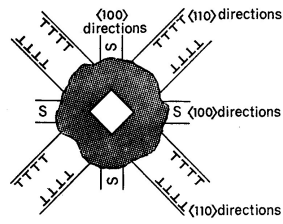


Abbildung 3: Schematische Darstellung einer Rosette [1, S. 21]

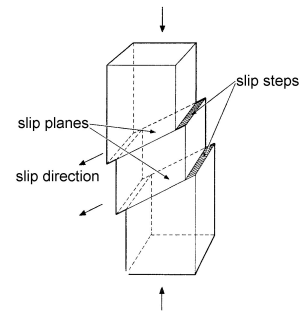


Abbildung 4: Erwartetes Abgleiten unter Druck [1, S. 2]

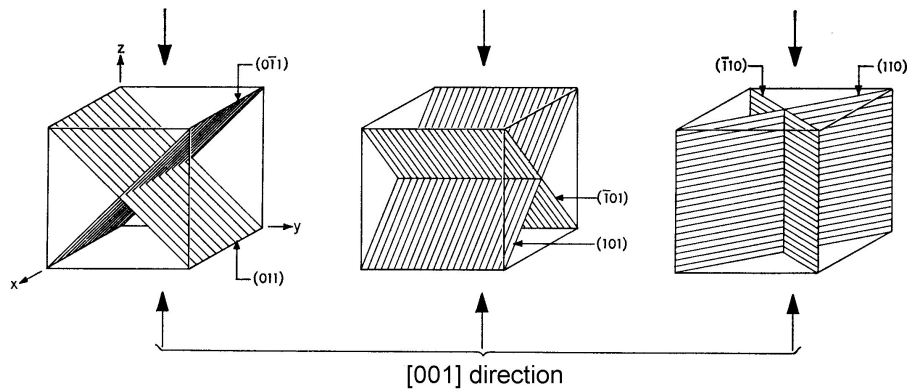


Fig. 11 The six $\{111\}$ slip planes in LiF

Abbildung 5: Gleitebenen in LiF [1, S. 9]

3 Durchführung

3.1 Vorbereitung der Proben

Eine Probe LiF-Kristall mit äußeren Abmessungen von etwa $15 \times 3 \times 3 \text{ mm}^3$ wird zur Verfügung gestellt. Es wurde zuvor von einem größeren Kristall durch Spalten abgetrennt und dann für 48 Stunden bei 650°C getempert und langsam abgekühlt.

Eine zweite Probe wird zu Beginn des Versuchs von einem größeren Block abgespalten. Diese wird nicht getempert, allerdings chemisch poliert und geätzt. Das Abspalten erfolgt mit einem Beitel, der parallel zu einer Seitenfläche des großen Blocks angesetzt wird.

3.2 Polieren und Ätzen

Mit dem chemischen Poliermittel wird eine Schicht von mehreren Mikrometern abgetragen, um durch das Spalten entstandene Defekte an der Oberfläche zu verringern. Durch das Ätzen werden insbesondere Stellen mit Defekten angegriffen, dadurch entstehen sich pyramidenförmige Ätzgrübchen auf den $\{100\}$ -Flächen des Kristalls.

Das Poliermittel besteht zu 35 Vol % aus Tetrafluoroborsäure (HBF_4), zu 30 Vol % aus Salpetersäure (HNO_3) und zu 60 Vol % aus Wasser (H_2O). Das Ätzmittel ist 50 ppm Eisen(III)-Chlorid (FeCl_3) in destiliertem Wasser.

Beide Proben wurden für 19 min in das Poliermittel gegeben. Nach 13.5 min wurden sie umgedreht, sodass alle Seiten poliert wurden. Daraufhin wurden sie mit Ethanol abgespült, jeweils 6.5 min geätzt und wiederum mit Ethanol abgespült.

3.3 Ätzgrübchendichten & Kleinwinkelkorngrenzen

Daraufhin wurden die Proben daraufhin untersucht, welche Seite die wenigsten Schäden und Stufen hat. Diese Seite wurde jeweils für die folgenden Messungen verwendet.

Dann wurden je Probe zwei Aufnahmen aufgenommen, auf denen Ätzgrübchen erkennbar sind. Bei der getemperten Probe wurden je eine Aufnahme bei 2000-facher und bei 1000-facher Vergrößerung gemacht, bei der ungetemperten Probe je eine Aufnahme bei 1000-facher und 500-facher Vergrößerung.

Dann wurden drei Kleinwinkelkorngrenzen auf der getemperten Probe gesucht und bei 2000-facher Vergrößerung vermessen. Hierzu wurden jeweils 4 bis 6 Ätzgrübchen abgezählt.

3.4 Nadeldruckrosetten

Auf der getemperten Probe wurden an drei möglichst defektfreien Stellen Eindrücke mit einer Nadel gemacht. Daraufhin wurde die Probe erneut für 6 min geätzt und danach mit Ethanol abgespült.

Die dabei entstandenen Rosetten wurden fotografiert. Dazu wurde zunächst eine Übersicht bei 50-facher Vergrößerung aufgenommen und dann Einzelaufnahmen bei 200- bzw. 150-fachen Vergrößerungen aufgenommen. Hierbei fiel direkt auf, dass die Rosette im

Zentrum der Probe größere Ausmaße hatte, weswegen eine geringere Vergrößerung als für die anderen beiden Rosetten notwendig war, um die gesamte Rosette abzubilden.

3.5 Eingespannte Probe

Nun wurde die Probe hochkant so in eine Presse eingespannt, dass die vermessene Seite senkrecht war. Die Spannung wurde durch ein Gesamtgewicht von 1.789 kg erzeugt, das durch die obere Hälfte der Presse und ein Zusatzgewicht von 841 g erzeugt wurde.

Nach 2 min wurde die Probe herausgeholt und erneut für 6 min geätzt. Nach erneuten Abspülen mit Ethanol wurden die Rosetten erneut fotografiert. Hierbei wurde darauf geachtet, dass sowohl alte Ätzgrübchen als auch durch Wandern neu entstandene Ätzgrübchen auf den Fotos sichtbar waren. Dies lässt sich durch die Größe und Form der Ätzgrübchen unterscheiden.

Zuletzt wurde eingespannte Fläche vermessen. Dazu wurde die Probe senkrecht auf das Mikroskop gestellt, sodass die Orientierung der Probe der Orientierung beim Einspannen entsprach. Mithilfe des Mikroskops wurde die Oberfläche der Probenschmalseite vermessen.

4 Auswertung

4.1 Ätzgrübchendichte

4.1.1 Berechnung

Die Ätzgrübchendichte ist an verschiedene Stellen der jeweiligen Proben sehr unterschiedlich, da durch die Ätzgrübchendichte lokale Unebenheiten dargestellt werden.

Um die insgesamt Ätzgrübchendichte der beiden Proben abzuschätzen, wurden für jede Probe an zwei repräsentativen Stellen Ätzgrübchen aufgenommen, wobei die Ätzgrübchendichte N durch die Anzahl n der Ätzgrübchen und die Fläche F bestimmt ist. Die Ungenauigkeit ΔN der Ätzgrübchendichte ist nach Gauß'scher Fehlerfortpflanzung zu bestimmen.

$$N = \frac{n}{F} \quad (4.1)$$

$$\Delta N = \sqrt{\left(\frac{\Delta n}{F}\right)^2 + \left(\frac{n}{F^2} \cdot \Delta F\right)^2} \quad (4.2)$$

Der Fehler der Anzahl der Ätzgrübchendichte Δn hängt neben menschlicher Ablesefähigkeit auch von der Schärfe des jeweiligen Bildes ab. Wir schätzen ihn dennoch für alle Bilder auf 10 %, da in unserem Fall die Bilder mit höherer Unschärfe auch die kleinere Anzahl an Ätzgrübchen haben. Der Fehler der Fläche ΔF ist durch die Genauigkeit der Streckenangabe des Mikroskops gegeben und beträgt $\Delta F = (0.005 \mu\text{m})^2$.

Um die durchschnittliche Ätzgrübchendichte der Proben zu bestimmen, wird der Mittelwert der Dichten an den zwei Stellen ermittelt, die Ungenauigkeit ist durch die Standardabweichung gegeben.

$$\bar{N} = \frac{N_1 + N_2}{2} \quad (4.3)$$

$$\Delta \bar{N} = \left| \frac{N_1 - N_2}{2} \right| \quad (4.4)$$

4.1.2 Nicht-getemperte Probe

Wie in Abbildung 6 zu sehen, sind in den inneren sechs blauen Quadraten insgesamt 5 ± 1 Ätzgrübchen zu finden, die Quadrate haben jeweils eine Seitenlänge von $200.00 \mu\text{m}$.

An der zweiten Stelle der nicht-getemperten Probe (siehe Abbildung 7) sind in den inneren sechs blauen Quadraten 16 ± 1 Ätzgrübchen zu finden, die Quadrate hier je eine Seitenlänge von $100.00 \mu\text{m}$.

Mithilfe der Gleichungen (4.1) bis (4.4) folgt die mittlere Ätzgrübchendichte \bar{N}_{nt} der nicht-getemperten Probe.

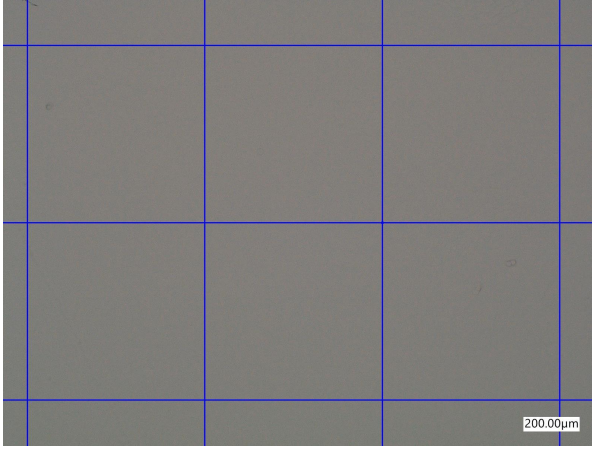


Abbildung 6: Ätzgrübchendichte
nicht-getemperte Probe, Aufnahme 1

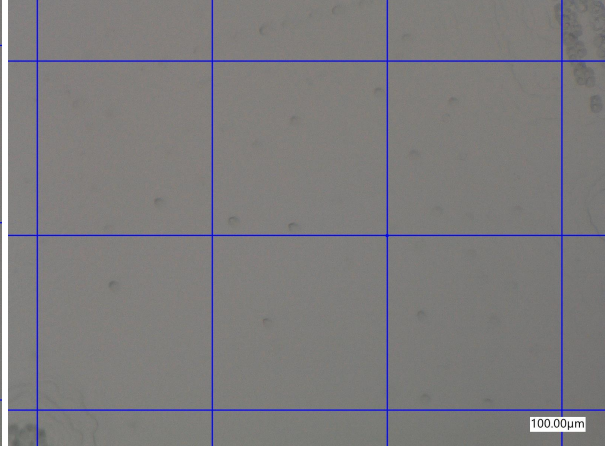


Abbildung 7: Ätzgrübchendichte
nicht-getemperte Probe, Aufnahme 2

$$N_{nt,1} = (2.1 \pm 0.4) \cdot 10^3 \text{ cm}^{-2} \quad (4.5)$$

$$N_{nt,2} = (2.7 \pm 0.3) \cdot 10^4 \text{ cm}^{-2} \quad (4.6)$$

$$\bar{N}_{nt} = (1.4 \pm 1.2) \cdot 10^4 \text{ cm}^{-2} \quad (\pm 85.52 \%) \quad (4.7)$$

4.1.3 getemperte Probe

In Abbildung 8 sind insgesamt 50 Ätzgrübchen in den inneren acht blauen Quadraten zu entdecken. Jedes dieser Quadrate hat eine Seitenlänge von $150.00 \mu\text{m}$.

Die zweite Stelle der getemperten Probe ist in Abbildung 9 zu sehen. Dort sind 81 ± 8 Ätzgrübchen in den inneren zwölf blauen Quadraten zu finden. Jedes der Quadrate hat eine Seitenlänge von $70.00 \mu\text{m}$.

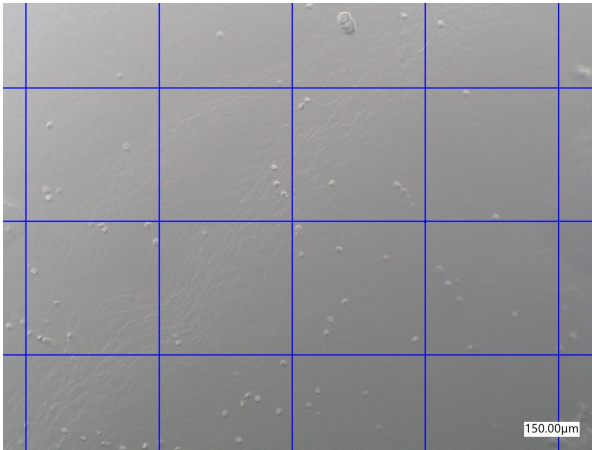


Abbildung 8: Ätzgrübchendichte
getemperte Probe, Aufnahme 1

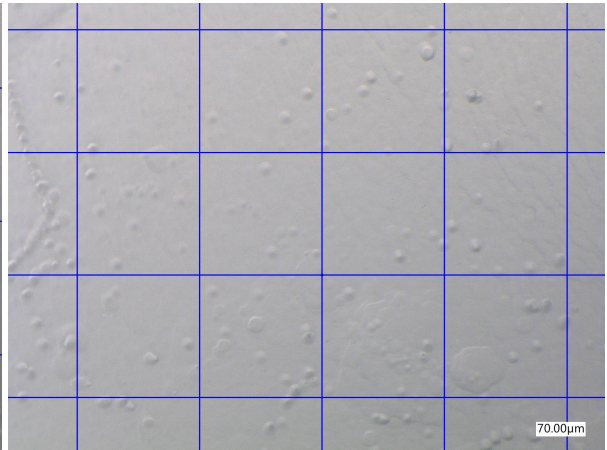


Abbildung 9: Ätzgrübchendichte
getemperte Probe, Aufnahme 2

Wieder folgt aus den Gleichungen (4.1) bis (4.4) die mittlere Ätzgrübchendichte \bar{N}_t der getemperten Probe.

$$N_{t,1} = (2.8 \pm 0.3) \cdot 10^4 \text{ cm}^{-2} \quad (4.8)$$

$$N_{t,2} = (1.4 \pm 0.1) \cdot 10^5 \text{ cm}^{-2} \quad (4.9)$$

$$\bar{N}_t = (8.3 \pm 5.5) \cdot 10^4 \text{ cm}^{-2} \quad (\pm 66.44 \%) \quad (4.10)$$

4.2 Kleinwinkelkorngrenze

Es wurden drei Bilder von Kleinwinkelkorngrenzen aufgenommen. Nun werden die Winkel θ zwischen den Kristalliten an diesen Kleinwinkelkorngrenzen bestimmen. Dieser durch Gleichung (2.9) gegeben, wobei d den Abstand zweier Ätzgrübchen beschreibt.

Die Ungenauigkeit der Gitterkonstante $\Delta a = 1 \cdot 10^{-7} \mu\text{m}$ [5] und die des Mikroskops $\Delta d_m = 5 \cdot 10^{-3} \mu\text{m}$ ergeben mittels Gauß'scher Fehlerfortpflanzung die Ungenauigkeit des Winkels $\Delta\theta$. Wird der Abstand d_n von n Grübchen gemessen, so sinkt die Ungenauigkeit Δd des Abstandes zweier Grübchen.

$$\Delta d = \frac{\Delta d_m}{n} \quad (4.11)$$

$$\Delta\theta = \sqrt{\left(\frac{\Delta a}{\sqrt{2} \cdot d}\right)^2 + \left(\frac{a}{\sqrt{2} \cdot d^2} \cdot \Delta d\right)^2} \quad (4.12)$$

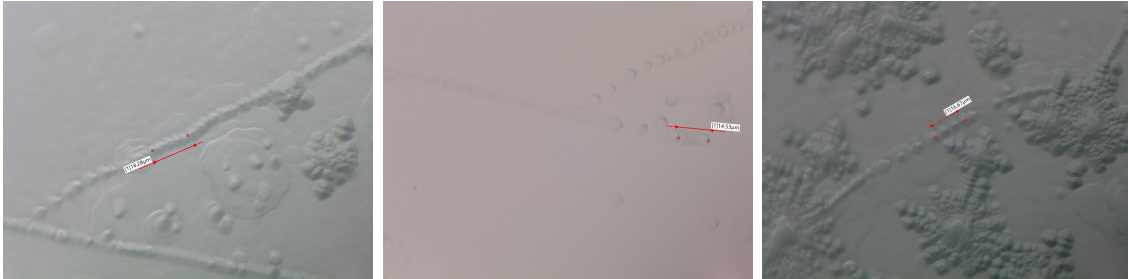


Abbildung 10: Messung 1 Abbildung 11: Messung 2 Abbildung 12: Messung 3

Messungen von Kleinwinkelkorngrenzen

4.2.1 erste Messung

In Abbildung 10 ist die erste Kleinwinkelkorngrenze zu sehen. In rot ist der Abstand $18.28 \mu\text{m}$ für 5 Ätzgrübchen eingetragen.

Aus (2.9) und (4.12) folgt der erste Abstand d_1 , woraus der Winkel θ_1 bestimmt wird.

$$d_1 = (3.656 \pm 0.002) \mu\text{m} \quad (4.13)$$

$$\theta_1 = (7.775 \pm 0.005) \cdot 10^{-5} \text{ rad} \quad (4.14)$$

$$= (4.455 \pm 0.003) \cdot 10^{-3} \text{ }^\circ \quad (4.15)$$

4.2.2 zweite Messung

Die zweite von uns aufgenommene Kleinwinkelkorngrenze ist in Abbildung 11 zu sehen. Hier ist wieder der Abstand von 5 Ätzgrübchen mit $14.53 \mu\text{m}$ eingetragen.

Der Abstand zweier Ätzgrübchen d_2 sowie der Winkel θ_2 werden analog bestimmt.

$$d_2 = (2.096 \pm 0.002) \cdot 10^{-3} \mu\text{m} \quad (4.16)$$

$$\theta_2 = (9.782 \pm 0.008) \cdot 10^{-5} \text{ rad} \quad (4.17)$$

$$= (5.605 \pm 0.005) \cdot 10^{-3} \text{ }^\circ \quad (4.18)$$

4.2.3 dritte Messung

An der letzten untersuchten Stelle ist der Abstand für 3 Ätzgrübchen von $16.76 \mu\text{m}$ zu sehen, siehe Abb. 12.

Erneut werden der Abstand zweier Ätzgrübchen d_2 sowie der Winkel θ_2 analog bestimmt.

$$d_3 = (5.587 \pm 0.003) \mu\text{m} \quad (4.19)$$

$$\theta_3 = (5.088 \pm 0.003) \text{ rad} \quad (4.20)$$

$$= (2.915 \pm 0.002) \cdot 10^{-3} \text{ }^\circ \quad (4.21)$$

4.3 Nadeldruckrosetten

Die Mikroskopbilder von allen drei Rosetten sind zusammen und einzeln in den Abbildungen 13 – 16 zu sehen.

Entsprechend der Theorie kann man erkennen, dass die Ätzgrübchen entlang bestimmten Richtungen verlaufen. Zudem sieht man in Abbildung 16, dass die Nadel an der dritten Stelle im Zentrum abgerutscht ist.

4.4 Versetzungswanderung

Nachdem die Probe für zwei Minuten in der Presse stand, werden die $\{110\}$ -Ebenen als Gleitebenen aktiviert und man erkennt die Versetzungslinien in verschiedene Richtungen in Abbildung 17.

Allerdings verlaufen auch einige dieser Versetzungslinien parallel zu unseren Versetzungsarmen der Rosetten und man kann nicht eindeutig darüber aussagen, ob die Ätzgrübchen nun zu Versetzungslinien oder zu Versetzungsarmen gehören. Vergleicht man die

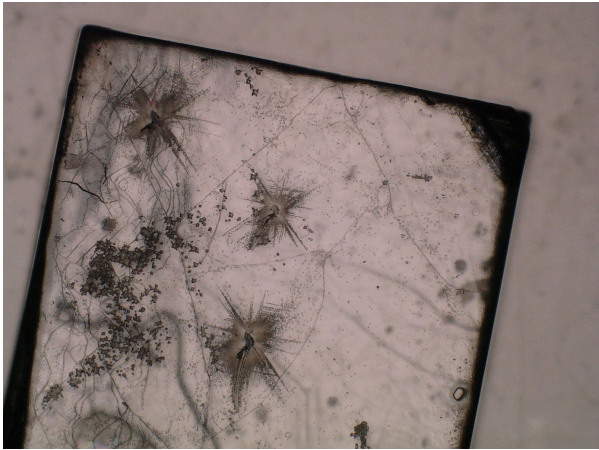


Abbildung 13: Nadeldruckrosetten

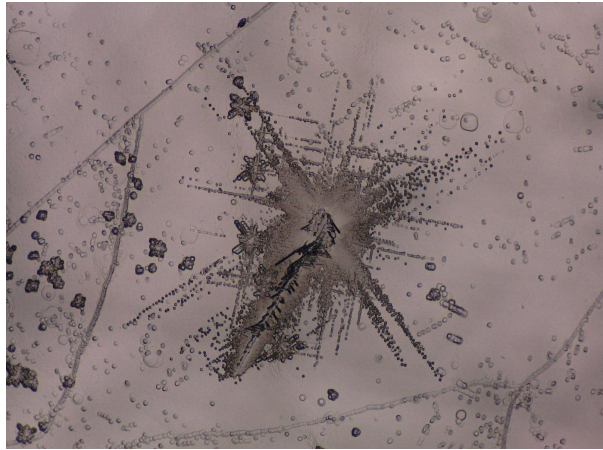


Abbildung 14: Rosette 1: obere Mitte

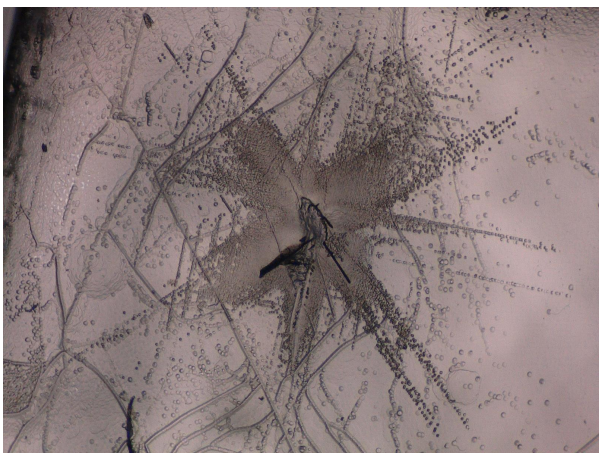


Abbildung 15: Rosette 2: Ecke

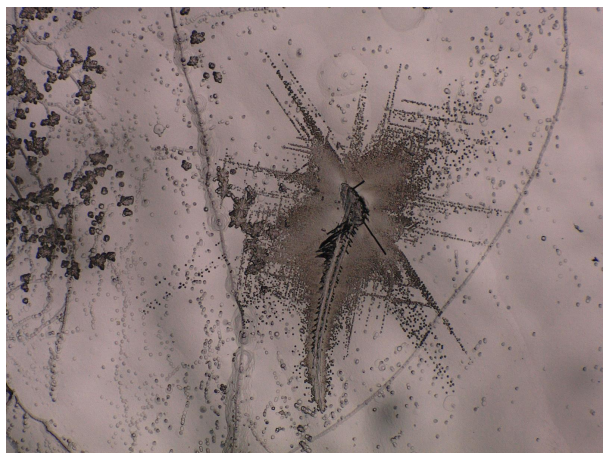


Abbildung 16: Rosette 3: Zentrum

Bilder von vorher und nachher kann man dennoch sagen, dass die Versetzung bei einigen Armen weiter gewandert ist. Beispielsweise ist der untere Arm der oberen Diagonalen und der obere Arm der unteren Diagonalen gewandert.

Die Arme in $\langle 110 \rangle$ -Richtungen sind mehr gewachsen als die in $\langle 100 \rangle$ -Richtungen, was man deutlich in den Abbildungen sieht, dies lässt sich auch mit dem Burgersvektor vereinbaren.

Die Arme zeigen jeweils zur Mitte hin und von der Mitte weg, denn sonst würden sie sich gegenseitig auslöschen und der Kristall würde sich nicht verkürzen. Nur in den Bereichen, wo die Versetzung wandert, existieren eingeschobene Halbebenen, die das Wandern ermöglichen.

Nach der Theorie müssten die Arme aber andersherum wachsen,¹ also wie in der Abbildung 2. Es ist jedoch schwierig die Grübchen richtig zuzuordnen, und möglicherweise müsste man die Probe länger in der Presse lassen, um die Effekte deutlicher sehen zu können.

¹vergleiche Abschnitt 2.5

Die alten Ätzgrübchen kann man von den Neuen unterscheiden, indem man auf die Größendifferenz achtet. Die alten Grübchen existieren länger und wurden somit länger geätzt, während die neuen Grübchen später dazugekommen sind. Dies bedeutet, dass man große und kleine Grübchen unterscheiden kann.

Diesen Unterschied erkennt man in den Abbildungen 18 und 19. So kann man den Abstand der Versetzungswanderung messen und die Geschwindigkeit berechnen.

Die Probe stand für $t = 2 \text{ min}$ in einer Presse. Die Strecke s der Versetzungswanderung wurde durch das Mikroskop ermittelt. Daraus folgt die Geschwindigkeit v der Versetzungsbewegung.

Der Messfehler für die Zeit durch Start–Stopp–Fehler wird auf $\Delta t = 5 \text{ s}$ geschätzt. Weil man die Ätzgrübchen nicht eindeutig zuordnen und treffen kann, wird der Fehler auf $0.1 \mu\text{m}$ geschätzt. Der Fehler Δv der Geschwindigkeit wird durch Gauß'sche Fehlerfortpflanzung ermittelt.

$$v = \frac{s}{t} \quad (4.22)$$

$$\Delta v = \sqrt{\left(\frac{\Delta s}{t}\right)^2 + \left(\frac{-s\Delta t}{t^2}\right)^2} \quad (4.23)$$

Auf diese Weise werden die Geschwindigkeiten v_1 , v_2 und v_3 aus den gemessenen Strecken $s_1 = 982.12 \mu\text{m}$, $s_2 = 90.52 \mu\text{m}$ und $s_3 = 242.07 \mu\text{m}$ ermittelt.

$$v_1 = (8.2 \pm 0.3) \frac{\mu\text{m}}{\text{s}} \quad (4.24)$$

$$v_2 = (0.75 \pm 0.03) \frac{\mu\text{m}}{\text{s}} \quad (4.25)$$

$$v_3 = (2.02 \pm 0.08) \frac{\mu\text{m}}{\text{s}} \quad (4.26)$$

Aufgrund der stark unterschiedlichen Geschwindigkeiten v_2 und v_3 , die den selben Arm der Rosette beschreiben, werden diese gemittelt. Die Gewichte w_i folgen aus den Unsicherheiten Δv_i . Die resultierende Unsicherheit Δv ist entweder durch die Gauß'sche Fehlerfortpflanzung Δv_G oder durch die mittlere Quadratsumme der Residuen Δv_{MQR} zu bestimmen. Hierbei ist der größere Fehler zu wählen.

$$w_i = \frac{1}{(\Delta v_i)^2} \quad (4.27)$$

$$\bar{v} = \frac{\sum_{i=2}^3 v_i \cdot w_i}{\sum_{i=2}^3 w_i} \quad (4.28)$$

$$\Delta \bar{v}_G = \sqrt{\frac{1}{2-1} \frac{\sum_{i=2}^3 w_i (v_i - \bar{v})^2}{\sum_{i=2}^3 w_i}} \quad (4.29)$$

$$\Delta \bar{v}_{\text{MQR}} = \frac{1}{\sqrt{\sum_{i=2}^3 w_i}} \quad (4.30)$$

$$\Delta \bar{v} = \max\{\bar{v}_G, \bar{v}_{\text{MQR}}\} \quad (4.31)$$

Daraus ergibt sich für die Geschwindigkeit \bar{v} der Rosettenarme aus Abbildung 19 wie folgt.

$$\bar{v} = 9.088 \cdot 10^{-7} \frac{\text{m}}{\text{s}} \quad (4.32)$$

$$\Delta v_G = 4.143 \cdot 10^{-7} \frac{\text{m}}{\text{s}} \quad (4.33)$$

$$\Delta v_{\text{MQR}} = 8.403 \cdot 10^{-10} \frac{\text{m}}{\text{s}} \quad (4.34)$$

$$\Rightarrow \bar{v} = (0.91 \pm 0.41) \frac{\mu\text{m}}{\text{s}} \quad (4.35)$$

$$v_1 = (8.2 \pm 0.3) \frac{\mu\text{m}}{\text{s}} \quad (4.36)$$

4.5 Schubspannung

Zuletzt soll die Schubspannung im Gleitsystem der Versetzungen durch den Druck bestimmt werden.

Dazu wird der Druck p der Presse, welcher auf die Probe wirkte, benötigt. Dieser wird durch die Gewichtskraft $F_G = mg$ beschrieben, wobei m die Masse und g die Erdbeschleunigung sind. Desweiteren ist die Oberfläche $A = 9,073,890.26 \mu\text{m}^2$, auf die diese Kraft wirkte, benötigt. Diese wurde durch das Mikroskop vermessen, siehe Abbildung 20.

$$p = \frac{mg}{A} \quad (4.37)$$

Der Deckel der Presse hat ein Gewicht von 948 g, zusätzlich wurde ein 841 g schweres Gewicht darauf gelegt. Diese Werte wurden als fehlerfrei angenommen. Da die Probe nicht gerade in der Presse stand und man möglicherweise die Fläche nicht exakt trifft, wird der Fehler der Fläche als $100 \mu\text{m}^2$ abgeschätzt. Dadurch kann die Unsicherheit Δp durch Gleichung (4.38) beschrieben werden.

$$\Delta p = \frac{mg\Delta A}{A^2} \quad (4.38)$$

Die Schubspannung σ setzt sich aus der tangentialen Kraftkomponente und der Schnittfläche der $\{110\}$ -Ebenen zusammen, vergleiche Abbildung 4. Der Kristall verschiebt sich in einem Winkel von $\varphi = 45^\circ = \frac{\pi}{4}$ rad entlang der $\{110\}$ -Ebenen. Daher kann die Schubspannung σ aus dem Druck p berechnet werden.

$$\sigma = \frac{F_G \cdot \cos(\varphi)}{\frac{A}{\cos(\varphi)}} \quad (4.39)$$

$$= \frac{F_G}{A} \cdot \cos^2(\varphi) \quad (4.40)$$

$$= \frac{1}{2} \frac{F_G}{A} \quad (4.41)$$

$$\sigma = \frac{p}{2} \quad (4.42)$$

$$\Delta\sigma = \frac{\Delta p}{2} \quad (4.43)$$

Mithilfe der Gleichungen (4.37) und (4.38) lässt sich die Schubspannung σ ermitteln.

$$p = (1,934.13 \pm 0.02) \text{ kPa} \quad (4.44)$$

$$\sigma = 967.07 \pm 0.01 \text{ kPa} \quad (4.45)$$

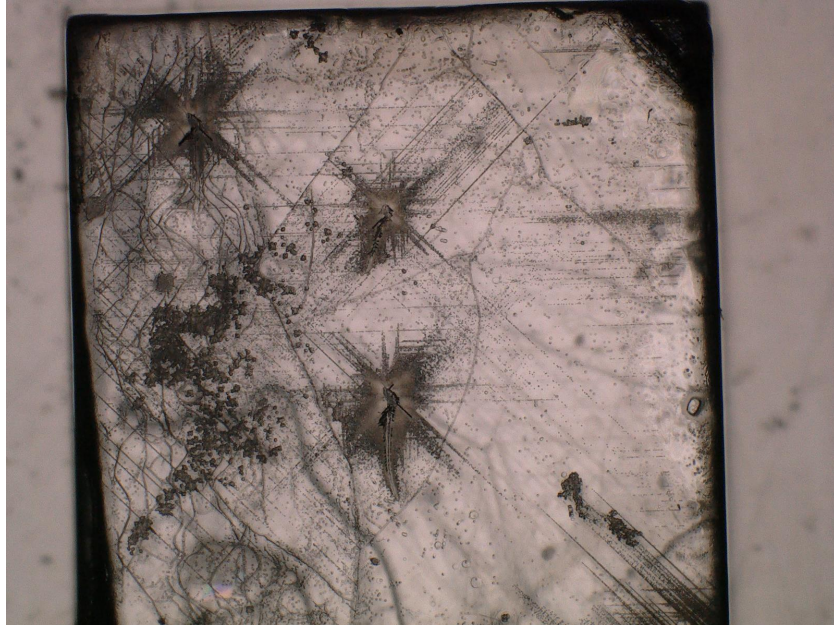


Abbildung 17: Abb. 12



Abbildung 18: Versetzungswanderung 1

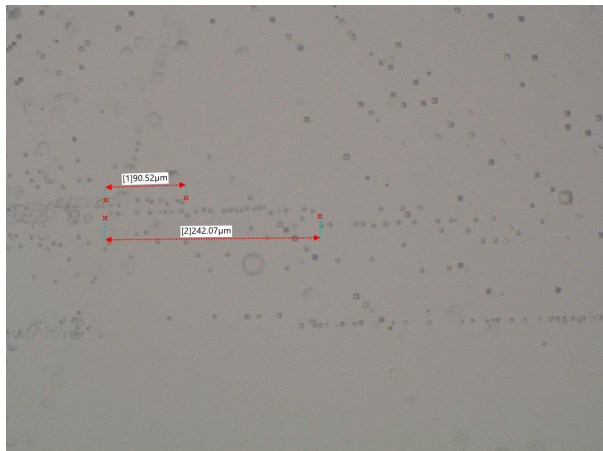


Abbildung 19: Versetzungswanderung 2 und 3



Abbildung 20: Oberfläche der eingespannten Probe

5 Fazit

Es ist schwierig, die Ergebnisse konkret zu bewerten, denn es gibt keine Literaturwerte zum Vergleich. Daher kann die Bewertung nur qualitativ erfolgen. Dies macht eine Bewertung der Schubspannung extrem schwierig, weshalb diese hier nicht erfolgt.

Alle drei ermittelten Kleinwinkelkorngrenzen auf der getemperten Probe hatten einen Winkel im Bereich von einigen Milligrad. Damit fallen sie alle deutlich in den Bereich einer Kleinwinkelkorngrenze, wodurch die hier getätigte Kleinwinkelannahme gerechtfertigt ist.

5.1 Ätzgrübchendichte

Die großen Fehler in den Mittelwerten der Ätzgrübchendichten folgen daraus, dass nur zwei typische Stellen pro Probe verwenden um die durchschnittliche Ätzgrübchendichte der gesamten Probe zu bestimmen. Die Ergebnisse sind trotzdem gut interpretierbar.

Es wurde erwartet, dass die Ätzgrübchendichte und damit die Versetzungsdichte der getemperten Probe niedriger ist als die der nicht-getemperten Probe, da sich die Versetzungen in der Probe beim Temperungsprozess auslöschen. [1]

Diese Messungen stellen aber das Gegenteil dar. Die Ätzgrübchendichte der getemperten Probe ist mit ca. $\bar{N}_t = (8.3 \pm 5.5) \cdot 10^4 \text{ cm}^{-2}$ selbst innerhalb der Fehlergrenzen größer als die Ätzgrübchendichte der nicht getemperten Probe $\bar{N}_{nt} = (1.4 \pm 1.2) \cdot 10^4 \text{ cm}^{-2}$.

Dies kann mehrere Ursachen haben. Die erste Möglichkeit ist, dass unsere ausgesuchten repräsentativen Stellen doch nicht so repräsentativ sind wie wir dachten. Wir hätten z.B. aus Versehen eine oder beide Stellen der getemperten Probe innerhalb einer stark beschädigten Zone wählen können.

Dies führt direkt zur zweiten Möglichkeit. Es kann sein, dass die getemperte Probe nach dem Tempern beschädigt wurde und so neue Versetzungen hinzukamen. Dies kann beispielsweise durch Abrutschen der Probe aus der Pinzette, insbesondere beim Spülen, passiert sein.

In beiden Fällen ist das gemessene Ergebnis nicht undenkbar, wenn auch unerwartet. Der Effekt des Temperns auf die Ätzgrübchendichte der Probe konnte somit zwar nicht beobachtet werden. Dennoch konnte ein Gefühl für die Menge an Versetzungen in LiF entwickelt werden.

5.2 Rosetten

Auf den Horizontalen und Vertikalen sind die Versetzungsarme deutlich weniger ausgeprägt als auf den Diagonalen. Dies liegt dran, dass der kürzeste Burgersvektor in den $\langle 110 \rangle$ -Richtungen zeigt. In diesen Richtungen treten auch die Stufenversetzungen auf. Die weniger ausgeprägte Arme zeigen in den $\langle 100 \rangle$ -Richtungen, wo sich Schraubenversetzungen bewegen. Diese Richtungen haben den zweitkürzesten Burgersvektor und haben damit die zweitniedrigste Bindungsenergie.

Die Ergebnisse entsprechen die Theorie und unsere Erwartung. Man sieht, dass die Versetzung von dem Arm in Abbildung 18 mit Geschwindigkeit $v_1 = (8.2 \pm 0.3) \frac{\mu\text{m}}{\text{s}}$

deutlich schneller als die von dem Arm in Abbildung 19 mit der Geschwindigkeit $\bar{v} = (0.91 \pm 0.41) \frac{\mu m}{s}$ gewandert ist.

6 Literaturverzeichnis

- [1] C. Newey und R. Davidge, “Dislocations in Lithiumfluoride”, editiert von A. Bailey, Online verfügbar unter https://ph2.uni-koeln.de/fileadmin/Lehre/PraktikumB/Dislocations_in_Lithium_Fluoride.pdf, 1965
- [2] C. Kittel, “Einführung in die Festkörperphysik”, Oldenbourg Verlag, 2005
- [3] S. Hunklinger, “Festkörperphysik”, Oldenbourg Verlag, 2011
- [4] R. Gross und A. Marx, “Festkörperphysik”, Oldenbourg Verlag, 2012
- [5] Universität zu Köln, “Anleitung zum Versuch 2.8 – Versetzungen in LiF”, Online verfügbar unter https://ph2.uni-koeln.de/fileadmin/Lehre/PraktikumB/B28-LiF_tutorial_de.pdf, Juni 2013