

# Festkörper Präparat - Cobalteisenstein

Protokoll zum Versuch des AC2 Praktikums von  
**Vincent Kümmerle & Elvis Gnaglo**

Universität Stuttgart

Verfasser: Vincent Kümmerle, 3712667  
st187541@stud.uni-stuttgart.de

Elvis Gnaglo, 3710504  
st189318@stud.uni-stuttgart.de

Gruppennummer: A05

Versuchszeitraum: 20.10.-28.10.2025

Betreuer: Benjamin Knies

Abgabenummer: 1. Abgabe

Stuttgart, den 30. Oktober 2025

# Inhaltsverzeichnis

<b>1</b>	<b>Einleitung</b>	<b>1</b>
<b>2</b>	<b>Struktur</b>	<b>1</b>
<b>3</b>	<b>Charakterisierungsmethoden</b>	<b>4</b>
3.1	Erzeugung von Röntgenstrahlung . . . . .	4
3.2	Röntgenbeugung . . . . .	5
<b>4</b>	<b>Durchführung</b>	<b>6</b>
<b>5</b>	<b>Ergebnisse</b>	<b>6</b>
<b>6</b>	<b>Zusammenfassung</b>	<b>6</b>
<b>7</b>	<b>Literatur</b>	<b>6</b>

## 1 Einleitung

In der Vergangenheit weckte Cobalteisenstein durch Untersuchung des hohen elektrischen Widerstands, der hohen Remanenz und Koerzitivkraft in den frühen 1930er Jahren in Japan erstmals Interesse, bevor es als nichtleitender Permanentmagnet ab Anfang 1950 durch das günstiger herzustellende Bariumferrit abgelöst wurde. [1]. Heutzutage finden Cobaltferritnanopartikel Verwendung für Magnetspeichersysteme mit hoher Kapazität und  $\text{CoFe}_2\text{O}_4$  wird zudem als Katalysator für die Oxidation von Alkenen genutzt. [2]

Das Ziel des Versuchs war die Synthese und Charakterisierung der Struktur von  $\text{CoFe}_2\text{O}_4$  mit Röntgendiffraktometrie.

## 2 Struktur

Cobalteisenstein kristallisiert in der Spinellstruktur. Im Zuge der Strukturbeschreibung stellt sich die Frage nach der Kationenverteilung. Dazu wird die Ligandenfeldaufspaltungsstabilisierungsenergie (LSFE) im inversen Spinell mit  $\text{Co}^{2+}$  in den Oktaederlücken im Vergleich zum normalen Spinell mit  $\text{Co}^{2+}$  in den Tetraederlücken berechnet. Da die LSFE im inversen Spinell höher ist, ergibt sich für den inversen Spinell eine günstigere Stabilisierung. Die in Abbildung 1 dargestellte Elementarzelle des Cobalteisensteins besteht aus einer kubisch-dichtesten Kugelpackung der  $\text{O}^{2-}$ -Anionen, wobei  $\frac{1}{8}$  der Tetraederlücken mit  $\text{Fe}^{3+}$ ,  $\frac{1}{4}$  der Oktaederlücken mit  $\text{Fe}^{3+}$  und  $\frac{1}{4}$  der Oktaederlücken mit  $\text{Co}^{2+}$  besetzt sind.

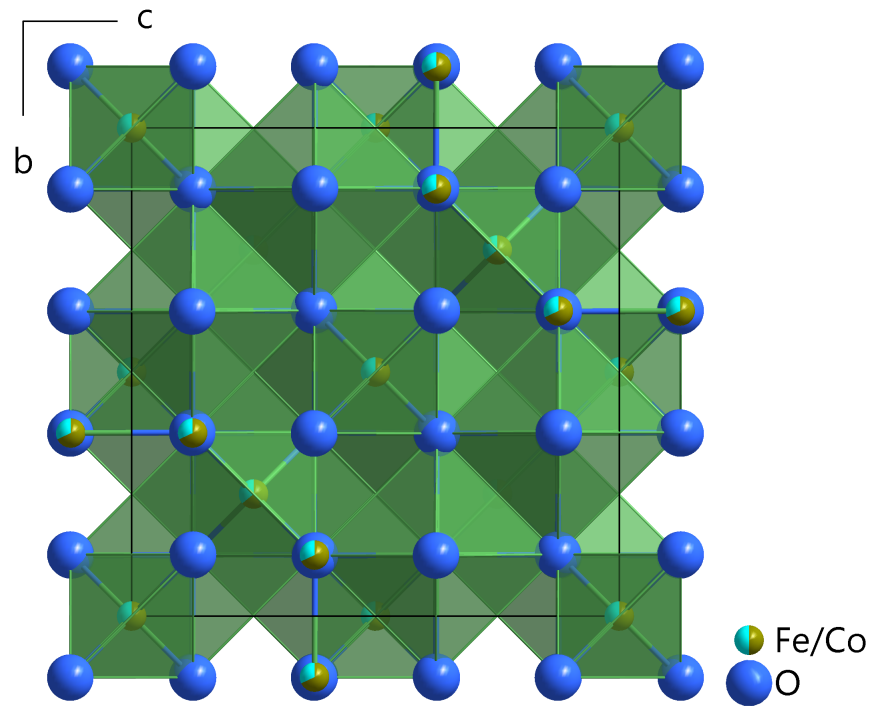


Abb. 1: Elementarzelle des  $\text{CoFe}_2\text{O}_4$ . [2]

Tatsächlich sind die Kationen jedoch zufällig auf die Tetraeder- und Oktaederlücken verteilt [2]. Dies lässt sich darauf zurückführen, dass  $\text{Co}^{2+}$  einen kleineren Ionenradius als  $\text{Fe}^{3+}$  aufweist und somit auch die Tetraederlücken besetzt, da diese eine geringe Bindungslänge zwischen Zentralkation und den  $\text{O}^{2-}$ -Anionen als die Oktaederlücken aufweist. Dies ist im Strukturausschnitt in Abbildung 2 aufgezeigt, in dem vier Anionen tetraedrisch um ein Metallkation angeordnet sind, wohingegen es in der Oktaederlücke in Abbildung 3 sechs Anionen sind.

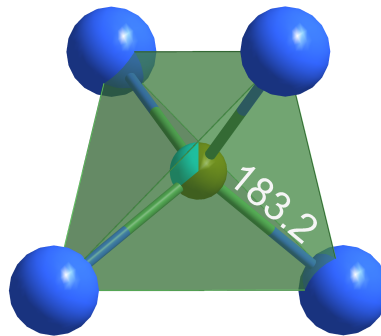


Abb. 2: Tetraederlücken in  $\text{CoFe}_2\text{O}_4$ . [2]

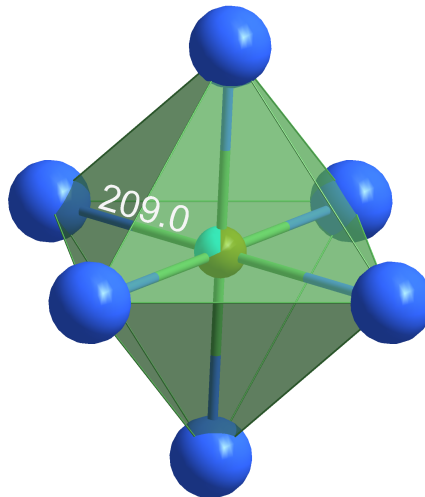


Abb. 3: Oktaederlücken in  $\text{CoFe}_2\text{O}_4$ . [2]

Die magnetischen Eigenschaften von Cobalteisenstein sind auf die Kopplung der magnetischen Momente der ungepaarten d-Elektronen der Metallionen in der inversen Spinellstruktur zurückzuführen. Die indirekten Superaustausch-Wechselwirkungen über die Oxidationen führt dazu, dass sich die Spins der Metallionen in den Tetraeder- und Oktaederlücken antiparallel zueinander ausrichten, wobei sehr viele dieser Gitterlücken eine magnetische Domäne bilden. Wenn ein äußeres Magnetfeld angelegt wird, steigt die Anzahl der Domänen mit Magnetisierung in Feldrichtung, während die Anzahl der Domänen mit der entgegengesetzten Ausrichtung sinkt. Diese Eigenschaft verschieden großer magnetischer Momente ist charakteristisch

für ferrimagnetische Substanzen, da sich so die magnetischen Momente auch bei tiefen Temperaturen nicht kompensieren. Dadurch verhält sich Cobalteinestein im Magnetfeld wie ein Ferromagnet, obwohl die mikroskopische Ordnung antiparallel ist. [3]

### 3 Charakterisierungsmethoden

#### 3.1 Erzeugung von Röntgenstrahlung

Die hergestellte Verbindung wird mit Hilfe der Pulverdiffraktometrie charakterisiert. Dabei werden Elektronen über eine Heizspannung aus einer Wolframkathode in das Vakuum der Röntgenröhre geleitet und über die dort angelegte Spannung zur Kupferanode beschleunigt. An der Anode können die freien Elektronen auf Elektronen in den inneren Schalen treffen und diese "herausschlagen".

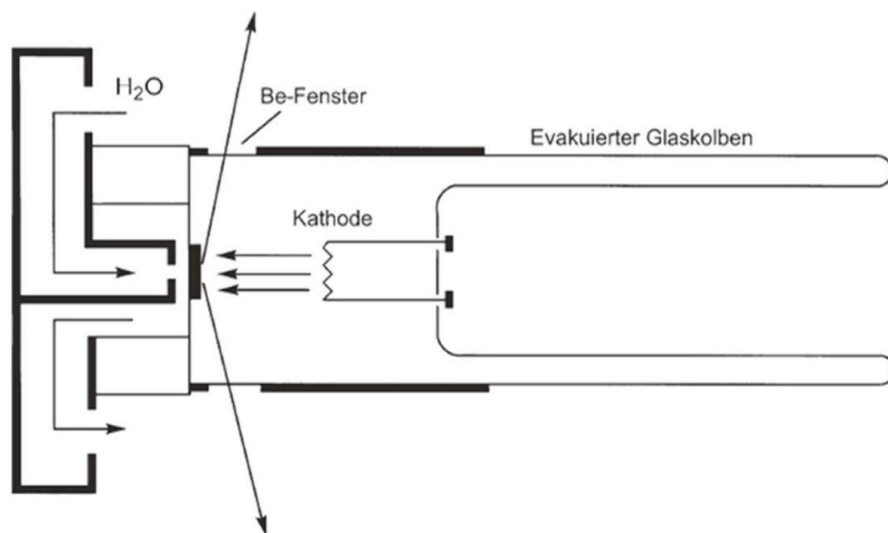


Abb. 4: Röntgenröhre. [4]

Der dadurch erzeugte Elektronenmangel in der Schale wird durch ein Elektron aus einer höheren Schale ausgeglichen, wobei dieses beim Wechseln der Schalen Energie in Form von charakteristischer Röntgenstrahlung freisetzt. Einige Elektronen dringen stattdessen bis zum Atomkern vor. Dort werden sie durch Wechselwirkungen mit dem Kern unter Abgabe von Röntgenstrahlung als Bremsstrahlung mit vielen verschiedenen Wellenlängen abgelenkt. Daher wird die austretende Strah-

lung durch einen Monochromator geleitet, bevor sie auf die Probe trifft. Durch Ablenkung der Röntgenstrahlung am Kristallgitter der Probe, können Beugungsreflexe detektiert werden, die durch ihre Intensität und räumliche Anordnung auf die Geometrie des Kristallgitters schließen lassen.

### 3.2 Röntgenbeugung

Bragg-Gleichung:

$$2 \cdot d \cdot \sin \theta = n \cdot \lambda \quad (1)$$

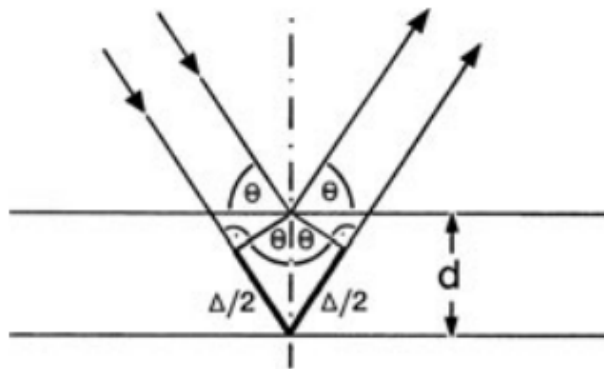


Abb. 5: . [4]

## 4 Durchführung

$\text{Co}_3\text{O}_4$  (85 mg; 0,352 mmol) und  $\text{Fe}_2\text{O}_3$  (170 mg; 1,066 mmol) wurden abgewogen und im Mörser zu einem feinen Pulver zerkleinert. Anschließend wurde das Gemisch in einen Porzellantiegel überführt und für 48 Stunden bei  $800^\circ\text{C}$  im Ofen erhitzt.

Nach Abkühlen an der Luft wurde ein dunkelgraues Pulver erhalten. Dieses wurde anschließend erneut mit dem Mörser zu einem feinen Pulver gemahlen und auf den Probenträger des Pulverdiffraktometers getragen. Der Probenträger wurde danach in das Pulverdiffraktometer gespannt und die Probe wurde für 20 Minuten unter Drehung analysiert.

## 5 Ergebnisse

[5]

## 6 Zusammenfassung

## 7 Literatur

- [1] T. Warner, *Synthesis, Properties and Mineralogy of Important Inorganic Materials*, John Wiley & Sons, **2011**, S. 109.
- [2] G. D. Rieck, J. J. M. Thijssen, *Acta Cryst.* B24, Technological University Eindhoven, **1968**, S. 982–983.
- [3] U. Müller, *Anorganische Strukturchemie*, Vieweg+Teubner, Wiesbaden, **2008**.
- [4] W. Massa, *Kristallstrukturbestimmung*, 8. Auflage, B. G. Teubner Verlag, Wiesbaden, **2015**, S. 14, 22–25.
- [5] E. N. Maslen, V. A. Streltsov, N. R. Streltsova, *Synchrotron X-ray Study of the Electron Density in  $\alpha\text{-Fe}_2\text{O}_3$* , *Acta Cryst.*, B50, **1994**, S. 435–441.