BL-11A/2022G050

XAFS 法による MgB₂薄膜の局所構造解析 Local structure analysis of MgB₂ thin films by XAFS method 高橋隼人¹, 宮永崇史^{*1}, Duc H. Tran², Won Nam Kang³, Tien Le³ 1 弘前大学大学院理工学研究科 理工学専攻 〒036-8561 青森県弘前市文京町 3 番地 ² University of Science (VNU-HUS), Vietnam ³Sungkyunkwan University, Korea

Hayto TAKAHASHI¹, Takafumi MIYANAGA^{1,} Duc H. TRAN², Won Nam KANG³, Tien LE³ 1 Graduate School and Technology, Department of Science and Technology Hirosaki University, 2 Bunkyo-cho, Hirosaki, Aomori, 036-8561, Japan ² University of Science (VNU-HUS), Vietnam ³Sungkyunkwan University, Korea

本研究では Al₂O₃上に直接成長させた MgB₂薄膜にイオン照射を行ったサンプルの Mg-K 端 XAFS 解析を行っ た。照射したイオンの量が多くなるほど k²χ(k)スペクトルの振動は小さくなり、フーリエ変換を行った時に 出る第2近接原子を表すピークが減少していた。また、表面の情報が多く含まれる電子収量法で測定したた め、物質内部の原子配置である結晶データとのフィッティングで差異が出たのだと考えられる。

1 <u>はじめ</u>に

MgB₂は2001年に発見された超伝導物質であり、 冷却時に39Kから超伝導特有のマイスナー反磁性を 示すことから超伝導転移温度は39Kという金属化合 物超伝導体としては最高の転移温度であり、この転 移温度を上回る超伝導体は現在まで発見されていな い。この超伝導体は小型の冷却器を使用して、比較 的簡単に到達できる20~30Kの温度で動作する超 伝導デバイスを実現できるため現在実用化されてい る超伝導体と異なり、希少な液体へリウムを消費す ることがない。また、希少金属を含まないため材料 が安価であることも有用である。さらにコヒーレン ス長が長く、異方性が大きくないことによりネット ワーク状の強い超伝導結合組織を形成していること から、これらの特徴により超伝導物質としてのデバ イス化に向けて期待と関心が高まっている。

MgB2のデバイス化に向けた課題の1つが高品質な MgB2薄膜の作成である。我々はこれまで ZnO や SiC などの緩衝層上の MgB2薄膜の構造と超伝導挙 動の関係を調べてきた[1-4]。さらに、MgB2の膜厚 が小さくなると MgO の割合が増え、そのことが転 移温度の低下と相関があることを見出した[5]。現在、 イオン照射によって超伝導物質の臨界電流密度(Jc) が向上することがわかっており、本研究では基板 Al2O3 と MgB2 に重イオン(Sn)、磁化イオン(Ni)の照 射を行ったサンプルの Mg-K 端を測定し、その構造 を解析、比較を行う。

2 <u>実験</u>

超伝導物質 MgB₂を基板 Al₂O₃の上に蒸着させ、その表面にイオンを照射したサンプルを測定した。サ

ンプルの種類は以下の6つである。(以下、サンプル はそれぞれ番号で記す)

1: MgB_2 のサンプルに1×10¹² (/ cm^2)で Sn イオンを 照射したサンプル

2: MgB_2 のサンプルに 2×10^{12} (/cm²)で Sn イオンを 照射したサンプル

3: MgB₂のサンプルに5×10¹³(/cm²)で Sn イオンを 照射したサンプル

4: MgB2のサンプルに1×10¹⁴(/cm²)で Sn イオンを 照射したサンプル

5: MgB_2 のサンプルに 2×10^{12} (/cm²)で Ni イオンを 照射したサンプル

6: MgB₂のサンプルに5×10¹²(/cm²)でNiイオンを 照射したサンプル

7: MgB₂のサンプルに5×10¹³(/cm²)でNiイオンを 照射したサンプル

これらのサンプルに軟X線を照射し、Mg-K端の XAFSを測定した。XAFS測定はKEK-PFのBL-11A で電子収量法を用いた。また、比較対象としてイオ ン照射を行っていないAl₂O₃基板上のMgB₂のサン プルを使用し、これをサンプル0とする。

3 結果および考察

まず、Snイオン照射の効果を調べるために、サン プル 1~4 について比較する。サンプル 1~4 に対する Mg-K 端の規格化 X 線吸収スペクトル、k²χ(k)スペ クトル、フーリエ変換スペクトルをそれぞれ図 1~3 に示す。なお、本研究においては、XAFS 解析ソフ トウェアである Athena を用いた[6]。



図1 サンプル1~4の Mg-K 端の規格化 X 線吸収スペクトル



図2サンプル1~4のk² χ(k)スペクトル



Niイオン照射を行ったサンプル 5~7 も同様に Mg-K

端の規格化 X 線吸収スペクトル、k² χ(k)スペクト ル、フーリエ変換スペクトルをそれぞれ図 4~6 に示 す。



図4 サンプル 5~7の Mg-K 端の規格化 X 線吸収スペクトル



図5サンプル5~7のk² χ(k)スペクトル



図6サンプル5~7のフーリエ変換スペクトル

フーリエ変換のピークは3本存在し、第1、第2 ピークは Mg-B、第3ピークは Mg-Mg に対応している。

Sn イオンを照射したサンプルでは、k²χ(k)スペクトルにおいてイオン照射量が大きくなるにつれて、スペクトルの振動が小さくなっていることがわかる。また、この事実はフーリエ変換でも確認できる。さらにフーリエ変換に現れる 2Å前後に注目すると、イオン照射量が大きくなることにより、ピーク強度が小さくなっている。

Ni イオンを照射したサンプルは、Sn イオンを照 射したサンプルのようにイオン照射量の増加によっ て振幅が小さくなるということはみられなかった。 しかし、フーリエ変換ではやはり 2Å前後のピーク の減少が見られた。

ここで、電子収量法で測定したデータのフーリエ 変換スペクトルでは1~2Åの間に2つのピークが存 在していることがわかる。しかし、結晶データを用 いた Artemis[7]でのフィッティングでは、この距離 に存在するのは Mg-Bの1種類である。そこで、結 晶データと同様に1~2Åの間にピークが1つであっ た蛍光法と今回比較に用いている電子収量法で測定 したデータの2つのフィッティングを図7、8に示 す。



図7 蛍光法で測定したサンプル0のr空間でのフ イッティング



図8 電子収量法で測定したサンプル0のr空間で のフィッティング

図7のフィッティングにより算出した Mg-Bと Mg-Mgの Debye-Waller 因子と原子間距離 r を以下に 示す。

表 2 フィッティングにより求めた蛍光法で測定し たサンプル 0 における Mg-B と Mg-Mg の Debye-Waller 因子と原子間距離 r

		$\sigma^2(\text{\AA}^2)$	r(Å)
	Mg-B	_	2.51
結晶データ	Mg-Mg		3.09
	Mg-B	0.014	2.44
蛍光法	Mg-Mg	0.019	3.16

図7、図8のように、フーリエ変換のフィッティ ングは電子収量法では正確にできなかったが、蛍光 法ではうまくフィットすることができた。ここでピ ークの数に注目すると、電子収量法では原子の存在 を表すピークが3つ存在しており、蛍光法でのピー クが2つであったことに対して多くなっていること が図8からわかる。この原因として、結晶データは 薄膜内部の構造を表しており、蛍光法も同様である ためにフィッティングを行うことができたが、電子 収量法は薄膜の表面の情報が多いために正確なフィ ッティングができなかったものと考えられる。さら に、この仮説が正しいと仮定すると、薄膜の表面が 酸化や傷のような原因で、正確な MgB2の層状の薄膜とは異なるものに変化していると考えられる。

4 <u>まとめ</u>

本研究では基板 Al₂O₃上に直接超伝導物質 MgB₂ を成長させた試料にイオン照射を行った試料に対 し、Mg-K端 XAFS を測定し、照射したイオンの量 によって生じる Mg 周囲の局所構造の差異について 考察した。照射したイオンの量が多くなると k² χ(k) スペクトルの振動が減少し、フーリエ変換スペクト ルの第2ピークが小さくなっていった。これはイオ ン照射による表面への影響が、表面の情報が多く含 まれる電子収量法で測定したため強く出たと考えら れる。また、このことが物質内部の原子配置である 結晶データとのフィッティングで差異が出たのだと 考えられる。

参考文献

[1] T. Miyanaga, T. Kanno, Y. Fujine, J. Araaki, M. Yoshizawa, J. Electr. Spec. Rela. Phenom. **184**, 254-256 (2011).

[2] M. Seo, T. Miyanaga, T. Kanno, K. Takeda, D. Hatanaka, M. Yoshizawa, e-J. Surf. Sci. Nanotech., **10**, 633-636 (2012).

[3] W.B.K. Putri, D.H. Tran, O.Y. Lee, W.N. Kang, T. Miyanaga, D.S. Yang, and B. Kang, J. Appl. Phys., **115**, 093901 (2014).

[4] W.B.K. Putri, P.V. Duong, W.N. Kang, T. Miyanaga, D.S. Yang, B. Kang, J. Alloys and Compounds, **665**, 352-354 (2016).

[5] T. Miyanaga, R. Matsumura, M. Seo, K. Takeda,D. Hatanaka, M. Yoshizawa, J. Supercond. Nov.Magn., **30**, 1665-1667 (2017).

[6,7]B. Ravel, M. Newville, J. Synchrotron Radiat., 12(4), 537-541(2005)

*takaf@hirosaki-u.ac.jp