科学研究費助成事業

研究成果報告書



平成 30 年 6 月 18 日現在

nusua	l crystal		
r	nusua	nusual crystal	nusual crystal

研究成果の概要(和文):本研究では,菱面体ドメインによる双晶酸化物(La,Sr)CoO3の磁歪の結晶方位依存性 を調べた.擬立方晶[111]c軸と[110]c軸に沿って印加された磁場による磁歪は,大きなヒステリシスと残留歪み を示した.一方,[001]c軸に沿って印加された磁場による磁歪は,ヒステリシスおよび残留ひずみを示さなかっ た.ほぼ単一ドメインの試料を用いた磁化測定により,異方性エネルギーは-0.12 MJ/m3と求まった.強磁性記 憶合金Ni2MnGaの0.2 MJ/m3と同じオーダーであることが確認できた.一軸磁気異方性の菱面体ドメイン双晶構造 により,磁歪の結晶配向依存性を説明することが確認できた.

研究成果の概要(英文): The present study investigates crystalline orientation dependence of magnetostriction of twinned rhombohedral perovskite cobalt oxide, La0.8Sr0.2Co03. The magnetostriction in a magnetic field applied along the pseudo-cubic [111]c and [110]c axes showed large hysteresis and residual strains. On the other hand, hysteresis and residual strain were not observed in the applied magnetic field along the [001]c axis. The large hysteresis and residual strain were not atrains of the magnetostriction along the [111]c and [110]c axes are successfully interpreted as a rearrangement of the rhombohedral domains with the magnetocrystalline hard axis along the rhombohedral [111]r. In the preliminary analysis, the anisotropy energy was determined as -0.12 MJ/m3, which has the same magnitude as that of Ni2MnGa (0.2 MJ/m3). The no hysteresis and no residual strain of the magnetostriction along the [001]c axis are interpreted by equal projection to [001]c axis of [111]r of all the domains.

研究分野:物性物理

キーワード: 磁歪 コバルト酸化物 結晶方位依存性

1.研究開始当初の背景

双晶結晶に応力を印加したときに生じる 大きな歪みは,長く研究され多くの応用に繋 がった.双晶結晶は,主軸の向きが異なる低 対称の結晶構造を持つ複数の領域,結晶ドメ インから構成されている.Ti-Ni 合金の双晶 結晶は,応力を印加するとドメイン割合が変 化し,大きな歪み*dL / L*~0.1を示す.この 大きな歪みが,応力を取り去っても残り,加 熱によって消去できる現象を形状記憶効果 という.これらの現象は,アクチュエーター, センサー,形状記憶合金に応用されている [1,2].

形状記憶効果は,応力による歪みだけで無 く,磁場による歪みにも生じる.強磁性合金 Ni₂MnGa は,磁場によってドメインが配向 し,大きな歪み $dL/L \sim 0.06$ を示す[3-6]. Ni₂MnGa は, $K_{u1} = 2 \times 10^5$ J/m³の大きな 磁気異方性を示す.この磁気異方性エネルギ ーがドメインを回転させるのに必要なエネ ルギーよりも大きければ,容易軸が磁場印加 方向に揃う.このとき生じる歪みは,磁場を 取り去っても残る.この現象は,磁気形状記 憶効果といい,非接触なアクチュエーターと して応用が試みられている.

磁気形状記憶効果は,金属だけでなく酸化 物でも生じる[7-12]. (La,Sr)CoO3では,磁 場によりドメインの割合が変化し,磁場消去 後もその変化が残ることが,ラウエ法により 示された[11].正方晶に歪んだ MnV2O4では, [110]。(添え字のcは擬立方晶を示す)に磁 場を印加して生じた残留歪みを[100]。に印加 して消去することができる[12].酸化物によ る磁気形状記憶効果は,非金属なので高速な 応答が期待されている.

酸化物(La,Sr)CoO3 は,磁歪に大きな結晶 方位依存性を示すことが期待できる. (La,Sr)CoO3は,擬立方晶の双晶結晶であり, 4つの菱面体のドメインを含む.それぞれの ドメインは,図1に示すように3回対称の磁 化困難軸[111] (添え字のrは菱面体を示す) をもつ.この報告書では,主軸[111],が[111], [111],[111],[111],と平行な時をそれぞれ Aドメイン,Bドメイン,Cドメイン,Dド メインと呼ぶ.磁場を[001],方向に印加する と,4 つのドメインの主軸の[001],方向への 射影は,すべて等しくなる.したがって,磁 場は双晶構造に何ら影響しないことが期待 できる.



図 1 擬立方晶の主軸と,菱面体ドメインの 主軸の模式図

2.研究の目的

本研究の目的は,双晶結晶 Lao.8Sro.2CoO3 の磁歪の結晶方位依存性を明らかにするこ とである.そこで,我々は強磁性転移温度180 K [13]より十分低温な100 K の磁歪を測定し た.

3.研究の方法

多結晶 Lao.₈Sro.₂CoO₃ は,原料 La₂O₃, SrCO₃,CoO を用いて固相反応法で作製した. 単結晶は,赤外線集中加熱炉を用いて育成し た.試料の結晶方位は,ラウエ法により決定 した.磁化および磁歪は,カンタムデザイン の Dynacool を用いて測定した.磁歪測定は, 歪みゲージを用いて測定した.磁歪測定の前 には,磁場印加方向に室温で約10 MPa の一 軸応力を印加した.[111]。方向に応力を印加 した場合には,Aドメインが多数を占める試 料になり,[110]。方向に応力を印加した場合 には,AまたはDドメインが多数を占める試 料になる.

4.研究成果

図 2 は,100 K における La_{0.8}Sr_{0.2}CoO₃の 縦磁歪の結晶方位依存性を示す.図 2 (a)に示 すように,[111]。方向の磁歪は大きなヒステ リシスと残留歪みを示した.磁場を印加する と,縦磁歪は 0.5 T 程度で急激に伸び,その 後,2 T 程度で 5.5×10^{-3} に飽和した.印加磁 場を取り除いても,磁場印加方向を逆にして も,試料は磁場印加前の長さに戻らず,残留 歪みを示した.[110]。方向の磁歪も,[111]。方 向と同じように大きなヒステリシスと残留 歪みを示した.ただし,急激に伸びる磁場の 値は 3 T 程度になり,飽和したときの値は 5.9×10^{-3} であった.一方,[001]。方向の磁歪 は,ヒステリシスと残留歪みを示さなかった. 歪み量も 0.16×10^{-3} と小さかった.





[111]。方向と[110]。方向の磁歪は, 試料内 の結晶ドメインの再配列により説明するこ とができる.磁場によりドメインの再配列が 生じると, ドメイン毎の格子間隔の違いによ り大きな歪みを生じる.X線回折により {111}。の格子間隔を測定すると, Aドメイン では*d*₁₁₁ = 2.19 , B, C, Dドメインでは *d*₁₁₁ = 2.21 であった(図3参照).



図 3 磁場印加前後の X 線回折

これより, A ドメインが B, C または D ドメ

インのいずれかに回転するとしたら, $(d_{11\bar{1}} - d_{111}) / d_{111} = 9.1 \times 10^{-3} となる.これよ$ $リ,図2 (a)で観測した<math>5.9 \times 10^{-3}$ の残留ひず みは 約 65%のAドメインが減ったことを示 している.このように,菱面体の[111],方向 が磁化困難軸であれば,観測した磁歪を説明 することができる.磁化困難軸を確認するた めに,ほぼ単一ドメインである試料を用いて, [111],と平行と垂直な方向で磁化測定を行っ た.100 K における磁化曲線を図4に示す. 図から,[111],方向が磁化困難軸であること がわかる.この結果より磁気異方性定数を算 出すると, $K_{u1} = -1.2 \times 10^5$ J/m³となった. この値は Ni₂MnGaの $K_{u1} = 2 \times 10^5$ J/m³と 同じオーダーであった.



図 4 100 K における磁化の結晶方位依存性

[110]。方向の磁歪の変化についても,同様 に考えることができる.AまたはDドメイン の格子間隔は $d_{1\bar{1}0} = 2.70$,BまたはCドメ インの格子間隔は $d_{110} = 2.73$ となった.こ れより, $(d_{110} - d_{1\bar{1}0}) / d_{1\bar{1}0} = 11 \times 10^{-3}$ となる. よって,図2(b)で観測した 5.9×10^{-3} の磁歪 はAまたはDドメインが50%減少したこと を示している.

ドメインの割合が変化していることを直 接確認するために,磁場を印加する前後でX 線回折がどのように変化するか測定した.X 線回折に使用した試料は,磁歪の測定に使用 した試料と同じロッドの単結晶から切り出 した.X線回折は室温で測定した.擬立方晶 の主軸を散乱ベクトルと平行になるように 試料を設置し, θ – 2θ 測定を行った.図3に 示すように,磁場印加前後で低角のピークと 高角のピークの割合が変わっており,ドメイ ンの再配列が生じていることがわかる.強度 比から,[111]。に磁場を印加するとAドメイ ンの割合が73%から35%へと減少したこと がわかる.この傾向は,残留歪みから算出し たドメインの変化の傾向と一致する.[110]。 に磁場を印加した場合も,同様な結果が得ら れたAまたはDドメインの割合が31%から 24%へと減少した.この傾向は,残留歪みか ら算出した傾向と一致する.また,[110]。方 向のX線回折の結果は,ラウエ法による先行 研究[11]と一致する.

横磁歪の測定によって,磁場によってドメ インの再配列が生じていることを裏付ける ことができる.図5は,100Kにおいて[111]。 方向に磁場を印加したときの横磁歪 λ_{\perp} を示 す.図2(a)に示した縦磁歪 $\lambda_{//}$ と同様に,0.5 T付近で急激に変化した.試料は伸びた縦磁 歪と逆に縮んだ.2T付近で-3.0×10⁻³に飽 和した.残留ひずみの値は $\lambda_{//}$ +2 λ_{\perp} =0の関 係をほぼ満たしており,磁歪により体積変化 が生じていないことを示している.この結果 は,磁場によりドメインの再配列が生じてい ることを裏付けている.



図 5 100 K において[111]。方向へ磁場を印加 したときの横磁歪



図 6 (a) (011)_c面内における A と B ドメインの主軸と磁場,磁化の方向.(b) [111]_c方向の磁場の分解.

磁歪が急激に変化する磁場は,[111]方向 だと 0.5 T, [110], 方向だと 3 Tと磁場印加方 向に依存した.この理由について図6を用い て考察する 磁場中での A ドメインと B ドメ インのエネルギーを比較する.ドメインは一 軸磁気異方性を有し,[111]方向が磁化困難 軸である.したがって,ゼロ磁場において磁 化は[111] と垂直な面内にある.僅かな強さ の磁場を[111] 方向に印加すると, A ドメイ ンの磁化は[111] 方向と垂直な(111) 面内に 生じる . 一方 , B ドメインの磁化は , [111] 方 向に印加した磁場と最小の角度をなすため に,(111)。面内から(111)。と(011)。の交線に移 動する.このときの角度は,19.5°である. 磁場が強くなると, Bドメインの磁化と磁場 のなす角が小さいため, ゼーマンエネルギー によりBドメインのエネルギーの方がAドメ インのエネルギーよりも低くなる.さらに磁 場を強くしていくと、ある臨界磁場でAドメ インは B ドメインへと回転する.[110] 方向 へ磁場を印加した場合には,[111]方向に磁 場を印加したときよりも,ドメインを回転さ せるのに必要な磁場は強くなる.図6(b)に示 すように,[110] 方向の磁場を[111] 方向と [111] 方向に分解する.[111] 方向の磁場成分 は,ドメインを回転させるのに影響せず, [111] 方向の成分だけが影響する.よって, ドメインの回転に影響するのは, [110] 方向 に印加した磁場の強さの√3 / 2√2 = 0.61 倍 となる.したがって,[110] 方向に磁場を印 加した場合、ドメインの再配列を生じさせる ためには,[111] 方向の磁場の強さの1/0.61

倍必要になる.この傾向は,図2に示した臨 界磁場の強さの傾向と一致する.

双晶結晶 La_{0.8}Sr_{0.2}CoO₃の磁歪は,結晶方 位依存性を示した.この結晶方位依存性は, 一軸磁気異方性の菱面体ドメインが磁場に

よってどのように変化するかを考えると説明することができる.

References

[1] K. Otsuka and X. Ren, Prog. Mater. Sci. 50 (2005) 511–678.

[2] J.M. Jani, M. Leary, A. Subic and M.A. Gibson, Mater. Des. 56 (2014) 1078–1113.

[3] K. Ullakko, J. K. Huang, C. Kantner, R. C. O'Handley, and V. V. Kokorin, Appl. Phys. Lett. 69 (1996) 1966-1968.

[4] S. J. Murray, M. Marioni, S. M. Allen, and R. C. O'Handley T. A. Lograsso, Appl. Phys. Lett. 77 (2000) 886-888.

[5] R. C. O'Handley, J. Appl. Phys. 83 (1998) 3263-3270.

[6] R. C. O'Handley, S. J. Murray, M. Marioni, H. Nembach, and S. M. Allen, J. Appl. Phys. 87 (2000) 4712-4717.

[7] K. Sato, M. I. Bartashevich, T. Goto, Y. Kobayashi, M. Suzuki, K. Asai, A. Matsuo, K. Kindo, J. Phys. Soc. Jpn. 77 (1998) 024601 1-6.

[8] T. Terai, and T. Kakeshita, J. Alloys. Compd. 577 (2013) S309-S313.

[9] A. N. Lavrov, S. Komiya, and Y. Ando, Nature (London) 418 (2002) 385-386.

[10] Z.H. Nie, Y. Ren, T. Terai, Y.D. Wang, D.E. Brown, T. Kakeshita, Appl. Phys. Lett. 95 (2009) 051914 1–3

[11] T. Kyômen, A. Sano, Y. Murachi, M. Hanaya,K. Suzuki, and M. Ito, Phys. Rev. B. 82 (2010) 064402 1-6.

[12] Y. Nii, N. Abe, K. Taniguchi, and T. Arima, Appl. Phys. Lett. 100 (2012) 051905 1-3.

[13] M. Itoh, I. Natori, S. Kubota, and K. Motoya, J. Phys. Soc. Jpn 63 (1994) 1486-1493.

5.主な発表論文等

〔雑誌論文〕(計4件)

<u>K.Sato</u>, K.Minagawa, M.Nakamura, T.Ichikawa, Y.Hara, K.Nakaoka, Y.Kobayashi, K.Asai , Crystal orientation dependence of magnetostriction of twinned perovskite cobalt oxide , Journal of Alloys and Compounds

Volume 752, 5 July 2018, Pages 327-331 査読有 DOI:https://doi.org/10.1016/j.jallcom.201 8.04.139

Akihiko Ikeda, Toshihiro Nomura, Yasuhiro H. Matsuda, Shuntaro Tani, Yohei Kobayashi, Hiroshi Watanabe, and <u>Keisuke Sato</u>, High-speed 100 MHz strain monitor using fiber Bragg grating and optical filter for magnetostriction measurements under ultrahigh magnetic fields, Review of Scientific Instruments 88, 083906 (2017) 査読有

DOI:https://doi.org/10.1063/1.4999452

池田暁彦,松田康弘,<u>佐藤桂輔</u>,強相関 コバルト酸化物の新しいスピンクロスオー バー,固体物理、No.6(通巻 616 号) 査読有

Akihiko Ikeda, Toshihiro Nomura, Yasuhiro H. Matsuda, Akira Matsuo, Koichi Kindo, and <u>Keisuke Sato</u>, Spin state ordering of strongly correlating LaCoO3 induced at ultrahigh magnetic fields, Phys. Rev. B 93, 220401(R) 査読有

DOI:https://doi.org/10.1103/PhysRevB.9 3.220401

[学会発表](計 11件)

熊谷ひかる,<u>佐藤桂輔</u>,原嘉昭,コバルト を含むIn₂O₃の磁気特性,日本物理学会第68 回年次大会,2018年3月23日,東京理科大 学野田キャンパス(千葉)

矢野一雄,雨海有佑,原嘉昭,<u>佐藤桂輔</u>, 喜多英治,大田剛司,高野英明,村山茂幸, CeRu₂Si₂ + GdRu₂Si₂ 混晶系におけるスピン フリップとメタ磁性転移,日本物理学会第 68回年次大会,2018年3月23日,東京理科 大学野田キャンパス(千葉)

横道啓省,松浦航,中山裕之,石井克弥, 林健人,和田徹,植松直之,伊賀文俊,桑原 慶太郎,<u>佐藤桂輔</u>,佐藤仁,近藤晃弘,金道 浩,トポロジカル近藤絶縁体YbB₁₂のY³⁺置 換効果,日本物理学会第68回年次大会, 2018年3月22日,東京理科大学野田キャンパ ス(千葉)

熊谷ひかる,<u>佐藤桂輔</u>,原嘉昭,コバルト を含むIn₂O₃の作製および磁気特性,日本物 理学会秋季大会,2017年9月22日,岩手大 学(岩手)

池田暁彦, 野村肇宏, 松田康弘, 谷峻太郎, 小林洋平, 渡邊浩, <u>佐藤桂輔</u>, High-speed 100 MHz strain monitor using fiber Bragg grating and optical filter for magnetostriction measurements under ultrahigh magnetic fields, 日本物理学会秋季大会, 2017年9月22日, 岩手大学(岩手)

小林義彦, 櫻井吉晴, 伊藤真義, 辻成希, <u>佐藤桂輔</u>, 浅井吉蔵, コンプトン散乱によ る LaCoO₃ の500K-スピン転移の研究, 日 本物理学会第72回年次大会, 2017年3月18 日, 大阪大学(大阪)

池田暁彦, 谷峻太郎, 小林洋平, 野村肇宏, 松田康弘, 渡邊浩, <u>佐藤桂輔</u>, Lattice change of LaCoO₃ at high-magnetic-fields detected using fiber-Bragg-grating technique, 日本物理 学会第72回年次大会, 2017年3月18日, 大 阪大学(大阪)

植松直之,横道啓省,松浦航,伊賀文俊, 近藤晃弘,金道浩一,松田康弘,<u>佐藤桂輔</u>, 近藤絶縁体Yb_{1-x}Ca_xB₁₂の比熱と磁化率の巨大増 大,日本物理学会第72回年次大会,2017年 3月17日,大阪大学(大阪)

<u>佐藤桂輔</u>,皆川桂太,市川拓,大橋優貴, 中村麻紀,原嘉昭,小林義彦,浅井吉蔵,単 ードメイン(La,Sr)CoO₃の結晶磁気異方性, 日本物理学会第72回年次大会,2017年3月 17日,大阪大学(大阪)

横道啓省,和田徹,植松直之,石井克弥, 林健人,伊賀文俊,桑原慶太郎,<u>佐藤桂輔</u>, 佐藤仁,伊藤晋一,横尾哲也,井深壮史,近 藤 晃 弘,金道浩一,近藤半導体 Yb_{1-x}R_xB₁₂(R=Lu,Zr,Y)のギャップレス状態から のYbB₁₂の近藤温度評価,日本物理学会2016 年秋季大会2016年9月15日,金沢大学(金沢)

池田暁彦,野村肇宏,寺島拓,李受妍,松 田康弘,松尾晶,徳永将史,金道浩一,<u>佐藤</u> 桂輔,内藤智之, Magnetic field induced spin state transitions of LaCoO₃ and Pr based cobaltites,日本物理学会2016年秋季大会 2016年9月15日,金沢大学(金沢)

6.研究組織

(1)研究代表者
佐藤 桂輔 (SATO, Keisuke)
茨城工業高等専門学校・国際創造工学科・
准教授
研究者番号: 10418212