高温超伝導候補物質 Pr₄Ni₃O₈の Ni サイト元素置換によるキャリアドープの検証 III Carrier doping by Ni-site substitution in high-*T*_c candidate Pr₄Ni₃O₈ III

 宮武知範^{*}, 赤堀迅, 戸田拓志, 高橋晃也, 上原政智 橫浜国立大学大学院工学研究院 〒240-8501 神奈川県横浜市保土ケ谷区常盤台 79-5
Tomonori Miyatake^{*}, Jin Akahori, Takushi Toda, Akiya Takahashi, Masatomo Uehara Department of Physics, Yokohama National University 79-5 Tokiwadai, Hodogaya-ku, Yokohama, Kanagawa 240-8501, Japan

1 <u>はじめに</u>

Ln₄Ni₃O₈ (Ln = La, Pr, Nd, Sm) [1]は二次元 NiO₂ 面 を含み、銅酸化物高温超伝導体 (HTSC) と同じ結晶 構造を持つ(図1)。また Niの電子配置が HTSC に おける CuO2 面の Cuイオンと同じ 3d % 混合原子 価状態にある。さらに電気伝導を担うのは HTSC と 同様の Ni 3dx²-y² 軌道である[2]。これらの点から高 温超伝導発現が期待される物質であるが、いまだ超 伝導は報告されていない。本系と同様に NiO2 面を 持つ $Ln_{1-x}Sr_xNiO_2$ 無限層酸化物の薄膜で $T_c = 15 K O$ 超伝導が発見されている[3]ことから、NiO2面は HTSCにおける CuO2 面と同様、適切な電子状態に調 整することで高温超伝導の舞台となることが期待さ れている。我々はこれまで Ln4Ni3O8 に対して、硫黄 Sによる intercalate – deintercalate 処理で金属伝導を示 すことを報告してきた[4]。放射光を用いた精密構造 解析により、金属化の原因が S 処理による余剰酸素 の除去であることも指摘してきた[5]。さらに Ln サ イトの平均イオン半径を調整し、余剰酸素が最も除 去されるのは Ln = Pr であることを確認した[6]。

本系における超伝導発現には、キャリア量調整に より Ni の電子数を HTSC の最適ドープである 3d^{8.85} に近づけることが重要であると考えられる。Ln の Ce 置換が困難なため、我々は Ni サイトに 3d 遷移金 属(以降 M と表記)をドープした Pr₄Ni_{3-x}M_xO₈ を合 成してきた[6][7][8]。放射光を用いた X 線吸収微細 構造 (XAFS)分光実験を行い、各金属元素 Pr, Ni, M の価数とその変化を調べることで、本系に対するキ ャリアドープの効果を調べた。これまでドーパント Mとして Co, Cr などを用いた[9][10]が、今回は Ti を 用いた[11]。Co²⁺ や Cr³⁺ よりもさらに価数が大きい Ti⁴⁺ を用いることで、少量の元素置換でも十分なキ ャリアドープが可能であると期待される。

2 <u>実</u>験

KEK-PFのBL-9Cにて硬X線XAFS実験を行った。 試料の組成はPr4Ni_{3-x}Ti_xO₈(x=0,0.1,0.15,0.2)であり、 S処理を実施した後の金属伝導を示す試料(以下、Sdeintercalated 試料と表記)である。標準試料として Pr₂O₃, Pr₆O₁₁, Ni, NiO, Pr₂NiO₄, Ti, TiO, Ti₂O₃, TiO₂



図 1. Ln₄Ni₃O₈の結晶構造 (VESTA[12]を用いて描画)

(anatase), TiO₂ (rutile) を用いた。これらの粉末試料を 窒化ホウ素 BN で希釈して直径 4.4 mm のペレットを 作製した。測定はいずれも室温・大気中において、 透過法により Pr L_{III} 吸収端と Ni K吸収端を、7 素子 シリコンドリフト検出器 (SDD) を用いた蛍光法によ り Ti K吸収端を測定した。二結晶分光器の Si(111)反 射による 3 次光の混入を除去するために、二結晶の 平行性をわずかにずらす detune を行い、X 線強度を 最大の 60 % に調節した。エネルギー校正用にビー ムライン備付の金属フォイル Ti, Cr, Ni を使用した。 ここで Pr L_{III} 吸収端に対しては、エネルギーが近い Cr K 吸収端を用いてエネルギー校正を行った。得ら れた XAFS スペクトルは Demeter (Athena/Artemis) ソ フトウェアを用いて解析を行った。

3 結果および考察[11]

図 2 に Pr₄Ni_{3-x}Ti_xO₈ 試料の Pr L_{III} 吸収端における X 線吸収端近傍構造 (XANES) スペクトルを示す。ホ ワイトラインのピークトップを吸収端の位置として 比較すると、Pr₄Ni_{3-x}Ti_xO₈ 中の Pr はすべて Pr₂O₃ と吸 収端の位置が一致しており、Pr が 3 価で存在するこ とが分かる。同様に、図 3 に Pr₄Ni_{3-x}Ti_xO₈試料の Ti *K* 吸収端における XANES スペクトルを示す。規格化 された吸収係数が十分遠方の値の半分になる位置、 すなわち図 3 の縦軸 (Normalized absorption)の値が 0.5 になる位置で吸収端エネルギーを比較すると、 Pr₄Ni_{3-x}Ti_xO₈ 中の Ti はすべて TiO₂ (anatase および rutile) と吸収端の位置が一致しており、Ti が 4 価で 存在することが分かる。

図 4 に Pr₄Ni₃O₈ 試料の Ni K-edge XANES スペクト ルを示す。Pr₄Ni₃O₈中のNiはNiOやPr₂NiO₄よりも 低エネルギー側に吸収端があることから、2価より も低い価数で存在することが分かる。Pr4Ni3O8のNi K-edge XANES スペクトルにみられる 8335 eV 付近の ショルダー構造は、頂点酸素のない T'型の結晶構造 に起因すると考えられている[1]。同じ結晶構造を持 っT'-Pr_{2-x}Ce_xCuO₄などの電子ドープ型HTSCのCuKedge XANES スペクトルにも同様のショルダー構造 が確認されており、Cu⁺1s-4pπ 遷移に帰属されてい る[13]。実際に T'-Pr_{2-x}Ce_xCuO₄ では Ce 置換による電 子ドープにより Cu⁺ 濃度が増加するのに伴いショル ダー付近のスペクトル強度が増加することが知られ ている[13]。このことから類推して、Pr₄Ni₃O₈の Ni K-edge XANES スペクトルにおけるショルダー構造 はNi⁺1s-4pπ 遷移に由来すると考えられる[1]。

図5に、Pr₄Ni_{3-x}Ti_xO₈試料のNi*K*-edge XANESスペクトルと、そこからPr₄Ni₃O₈のスペクトルを差し引いた差分スペクトルを示す。Ti置換に伴う吸収端エネルギーの変化は確認できないが、8335 eV付近のショルダー部分の強度がTi置換とともに減少していることが分かる。これは試料中のNi⁺ 濃度が減少していることを示しており、Ti置換によりNiにホールドープされていることが示唆される。

 $Pr_4Ni_{3-x}Ti_xO_8$ 試料のNi *K*-edge XANES スペクトルの ショルダー構造を含むメインピークの低エネルギー 側 8330-8346 eV の領域に注目する。ショルダー構造 がNi⁺ 1*s* – 4*p*π 遷移に由来すると考えられることから、 この領域のスペクトル変化はNi⁺の存在に起因する と考えられる。すなわち、8330-8346 eV における $Pr_4Ni_3O_8$ と Pr_2NiO_4 の XANES スペクトルの変化が、 $Pr_4Ni_3O_8$ 中に含まれるNi⁺の存在に起因すると考え る。また、同じ領域における $Pr_4Ni_{3-x}M_xO_8$ ($x \neq 0$) と $Pr_4Ni_3O_8$ の XANES スペクトルの変化が、元素置換



図 2. $Pr_4Ni_{3-x}Ti_xO_8 \mathcal{O}$ Pr L_{III} -edge XANES スペクトル



図 3. Pr₄Ni_{3-x}Ti_xO₈の Ti K-edge XANES スペクトル



図 4. Pr₄Ni₃O₈の Ni K-edge XANES スペクトル

に伴うキャリアドープによる Ni⁺ の割合の変化に起 因すると考える。すなわち、この領域の積分強度の 変化は、試料に含まれる Ni⁺ の割合の変化に比例す ると考えられる。

これらの前提の下で、図 4 および図 5 に示した Pr₄Ni_{3-x}Ti_xO₈ 試料の Ni *K*-edge XANES スペクトルか ら、Ti 置換によりドープされたホール数を見積もっ た。まず、8330-8346 eV における Pr₄Ni₃O₈ (Ni^{1.33+}) と Pr₂NiO₄ (Ni²⁺)のスペクトル間の積分強度の差を 計算し、これが Pr₄Ni₃O₈ 中の Ni⁺の割合 (2/3) に対応 するとして、この領域のスペクトル強度の差と試料 中の Ni⁺の割合の変化の間に比例関係を得た。次に、 同じ領域における Pr₄Ni_{3-x}M_xO₈ ($x \neq 0$) と Pr₄Ni₃O₈ の スペクトルの積分強度の差を計算し、これを試料中 の Ni⁺の割合の変化に換算することで、Ti 置換によ る正孔ドーピング量と対応する Ni 3*d* 電子数を求め た。

このようにして求めた Pr₄Ni_{3-x}Ti_xO₈ 試料の Ni 3d 電 子数を図 6 に示す。Ni^{1.33+} (3d^{8.67})を Ti⁴⁺ (3d⁰) で置換 することによるキャリア数変化としては、主に以下 の二つのケースが考えられる。(I) Ti の 3d 電子が電 気伝導に寄与しない場合、キャリア数は Ni の 3d 電 子数のみで決まる。Ti⁴⁺の価数が Ni^{1.33+} より高いた め、電荷中性より Ni の価数は減少し、3d 電子数は 増加する、すなわち Ni は電子ドープされる。 (II) 一 方、Tiの3d電子が電気伝導に寄与する場合、キャリ ア数は Ni と Ti を合わせた全体の 3d 電子数によって 決まる。Ni^{1.33+} (3d^{8.67}) より電子数の少ない Ti⁴⁺ (3d⁰) で置換することで、全体の3d電子数は減少し、ホー ルドープとなる。これらの各々のケースに従った場 合の 3d 電子数変化を図 6 中に case I, case II としてプ ロットした。実際に XANES スペクトルから見積も られた Pr₄Ni_{3-x}Ti_xO₈のキャリア数変化は、この2つの ケースのおおよそ中間にあたることが分かる。つま り、この2つのケースのどちらか一方ではなく、両 方の寄与が拮抗していることが示唆される。

4 まとめ

層状ニッケル酸化物 Pr4Ni₃O₈の Ni サイトに 3d 遷 移金属の Ti をドープし、放射光 XAFS 測定により各 金属元素 Pr, Ni, Ti の価数を調べることで、元素置換 によるキャリアドープの効果を検証した。XANES スペクトルより Pr³⁺, Ti⁴⁺ で存在することが分かり、 電荷中性からは電子ドープにより Ni の形式価数が下 がることが期待されたが、実際には Ni はわずかにホ ールドープされていることが分かった。これは Ni サ イトを Ti で置換した際に、Ti 3d 軌道が Ni 3d 軌道と ともにバンドを形成して電気伝導に寄与することで、 全体の 3d 電子数が減少したことを示唆している。ま た、その結果として Ni 3d 電子数が HTSC の最適ド ープである 3d^{8.85} (Ni^{1.15+}) から離れてしまったことが、 本系において超伝導が観測されない原因の一つであ ることが示唆された。



図 5. (a) Pr₄Ni_{3-x}Ti_xO₈の Ni *K*-edge XANES スペクトル (b) Pr₄Ni₃O₈のスペクトルを引いた差分スペクトル



図 6. Pr₄Ni_{3-x}Ti_xO₈の Ni *K*-edge XANES スペクトルから見積もった Ni 3*d* 電子数。図中の破線 case I と点線 case II については本文参照。

謝辞

本 G 課題の XAFS 実験遂行にあたり、KEK PF 硬 X線 XAFS BL スタッフの方々、および横浜国立大学 一柳研究室の方々の協力を得ました。深く感謝の意 を表します。本研究は JSPS 科研費 JP21J20049, JP21K04638, JP22KJ1397 の助成を受けたものです。

参考文献

- [1] V. V. Poltavets et al., Inorg. Chem. 46, 10887 (2007).
- [2] J. Zhang et al., Nat. Phys. 13, 864 (2017).
- [3] D. Li *et al.*, Nature **572**, 624 (2019).
- [4] A. Nakata *et al.*, Adv. Condens. Matter Phys. 2016, 5808029 (2016).
- [5] M. Uehara et al., J. Phys. Soc. Jpn. 86, 114605 (2017).
- [6] T. Miyatake *et al.*, JPS Conf. Proc. **30**, 011061 (2020).
- [7] T. Miyatake *et al.*, JPS Conf. Proc. **38**, 011042 (2023).
- [8] Y. Wako et al., JPS Conf. Proc. 38, 011049 (2023).
- [9] T. Miyatake *et al.*, Photon Factory Activity Report Vol.39 2021, No.184 (2022).
- [10] T. Miyatake *et al.*, Photon Factory Activity Report Vol.40 2022, No.130 (2023).
- [11] T. Miyatake et al., J. Phys. Soc. Jpn. 92, 124701 (2023).
- [12] K. Momma and F. Izumi, J. Appl. Cryst. 44, 1272 (2011).
- [13] S. Asano et al., J. Phys. Soc. Jpn. 87, 094710 (2018).

成果

[i]. 査読付き発表論文

Tomonori Miyatake, Yuki Wako, Ryota Abe, Satoru Tsukamoto, and Masatomo Uehara. "Chemical Doping and Career Tuning in Ni-site Substituted Layered Nickelates Pr₄Ni_{3-x}M_xO₈ (M: 3*d* Transition Metals) Studied by X-ray Absorption Spectroscopy" J. Phys. Soc. Jpn. **92**, 124701 (2023).

[ii]. 博士学位論文 宮武知範, 「層状ニッケル酸化物 Pr₄Ni₃O₈の Ni サイト元素置換によるキャリア量調整」 横浜 国立大学大学院 理工学府 数物・電子情報系 理工学専攻 物理工学教育分野 (2024).

* miyatake-tomonori-kn@ynu.ac.jp