層状結晶構造を示すビスマス系複合銅酸化物における混合伝導性

06528881 清水 幸太 指導教員 佐藤 一則

環境材料科学研究室

1. 緒言

固体酸化物燃料電池(SOFC)の空気極材 料では気相中の酸素がイオン化するため の電子を供給し、生成された酸化物イオン が燃料極に到達するために重要となる電 子と酸化物イオンによる混合伝導が必要 である。また、動作温度が 1000℃付近で は、各構成材料の熱膨張率の不適合による 割れなどの耐久性の問題や、インターコネ クタの材料選択の制約から目安として 800℃以下での低温動作化が望まれている。 低温動作化によって各構成材料の選択の 幅は広がるが、電子伝導性および酸化物イ オン伝導性の低下が生じる。したがって、 空気極材料の電子・イオン伝導性の向上が 重要となる。ペロブスカイト型構造をもつ (La,Sr)CoO₃ (LSC) は、一般的な空気極 材料として使用されている(La,Sr)MnO₃

(LSM)よりも高い導電率を示すが、電解 質材料との熱膨張率の不整合やYSZ(イッ トリア安定化ジルコニア)電解質との反応 性が高いなどの問題がある。LSC におい て、CoのMnやFe置換によってYSZ と の熱膨張率の整合を試みる研究も進めら れているが、Co濃度の低下は導電率の低 下を招く結果が示されている。したがって、 異なる材料系の空気極が必要である。本研 究では、層状結晶構造という特徴的な構造 を持つビスマス系高温超伝導体(ビスマス 系複合銅酸化物)に着目した(Fig.1)。

ビスマス系複合銅酸化物は、層間隔の 広い BiO 二重層からなるブロック層と、 八面体ペロブスカイト構造をもつ CuO₂ からなる超伝導層の積層構造を示す。



Fig.1 ビスマス系複合銅酸化物の結晶構造 Bi₂O₃を基礎とする化合物は、比較的低 い温度領域で高い酸化物イオン伝導性を 示す物質群であることが知られおり、ビ スマス系複合銅酸化物において、600℃ 以上の温度領域で Cu の価数が変化する ことなく酸素含有量が減少することから、 BiO 二重層の過剰酸素が脱離し酸素空孔 が生じる可能性があり、酸化物イオン伝 導が期待できる。さらに、ペロブスカイ ト型構造を示す CuO₂層において、電子 伝導性が期待できることから、比較的低 い温度領域で酸化物イオンと電子による 混合伝導性が期待できる[1,2]。

本研究では、Bi₂Sr₂-xLa_xCuO_{6+ δ} (Bi2201)、Bi₂Sr₂Sm_{1.5}Ce_{0.5}Cu₂O_{10+ δ} (Bi2222)、Bi₂Sr₂Y Cu₂O_{8+δ}(Bi2212)、 Nd_{1.32}Ce_{0.27}Sr_{0.41}CuO_{4-δ}からなる3種類 のビスマス系複合銅酸化物と、高温超伝 導体として最も基本となる層状構造を示 すLn₂-xA_xCuO₄複合銅酸化物(Ln:3) 価の希土類イオン、A:2 価のアルカリ 土類イオンまたは Ce⁴⁺、Th⁴⁺) について、 SOFC 空気極として要求される混合伝導 性の検討を行った。酸素濃淡電池による 酸化物イオン伝導性の有無を検討するこ とで混合伝導体として可能性の高い試料 を選択し、さらに、直流四端子法による 導電率測定から酸化物イオン伝導度を算 出し、混合伝導性の検討を行うことを目 的とした。

2. 実験方法

以下に Bi2201 ディスクの作製条件を 示す。他の複合銅酸化物も同様に作製し た。Bi2O3、SrCO3、La2O3、CuO を秤 量・混合し、800 °C、12h 仮焼し、その 後、一軸加圧成形にて ϕ 16 mm、t=0.5 mm 程度に成形し880 °C、12h 焼成を 2 回行い作製した。この作製ディスクを 用た酸素濃淡電池セルは、金ペーストを ディスクに塗布、金線を埋め込み、850°C で焼成し、電極とした。起電力測定は600

~850℃の温度範囲でカソードガス: O₂、

200 cm³/min、アノードガス:Air、200 cm³/min の条件で測定した。直流四端子 法による導電率測定試料は、ディスクを 10×5 mm に切断、金ペーストを用いて 金線を取付、850℃で焼成した。酸素分 圧を変化させ(O_2 Vol%:100,50,20,5)、 温度依存測定、雰囲気酸素分圧依存測定 を行った。

3. 結果および考察

Bi2201 、 Bi2222 、 Bi2212 、 Nd_{1.32}Ce_{0.27}Sr_{0.41}CuO_{4・δ}からなる複合銅 酸化物の起電力測定結果より、Bi2201、 Bi2222 について起電力を示した。この 結果から、より高い起電力を示した Bi2201 に着目した。Bi2201 において、 La 置換量 X の最適化を行ったところ、X の増加に伴って、BiO 二重層に存在して いる過剰酸素量が増加し、結晶構造転移 に寄与した可能性を示している (Fig. 2)。 X=0.8 以上の正方晶の領域において酸素 濃淡電池起電力を示し、さらに、X 増加 に伴って起電力が上昇し、X=1.0 で最も 高い起電力を示した (Fig. 3)。この結果 は、ビスマス系複合銅酸化物の BiO 二重 層とペロブスカイト CuO₂層からなる特 徴的な層状結晶構造において、Sr の La 置換によって過剰酸素量が変化し、結晶 系と酸素空孔濃度に影響を与え、Bi2201



と類似の結晶構造である Aurivillius 相 (BiO シートとペロブスカイト型構造の 積層構造)を示すイオン伝導体 $Bi_4V_{2-Y}M_YO_{11}$ (M:Cu、Ti、Nb) と同 様のメカニズムが酸化物イオン伝導の発 現に寄与している可能性を示している [3]

Bi2201 において、直流四端子法によ る導電率測定結果から、大気雰囲気では La 置換量 X=0.5 の斜方晶では金属的な



挙動を示し、X=1.0の正方晶では半導体 的な挙動を示した。この結果から、 Bi2201 における電子伝導のキャリア形 成に影響する過剰酸素量と、結晶構造の 転移に伴う酸化物イオン伝導の有無が混 合伝導の温度依存性に深く関与している と考えられる。酸化物イオン伝導を示さ ない組成では、キャリア密度の低下と格 子振動による散乱の影響で金属的な挙動 を示し[4]、酸素濃淡電池起電力を示す組 成では、高温領域で酸化物イオン輸率が 上昇するため半導体的挙動を示す可能性 を見出した (Fig. 4)。750℃以下の温度 領域では SOFC 空気極材料として広く 使用されている LSM より高い導電率を

導電率の雰囲気酸素分圧依存性では、 酸素濃度の低下に伴って導電率の低下が 見られた (Fig. 5)。これは、Bi2201 に おいてキャリア形成の要因は過剰酸素で あり、雰囲気酸素濃度が低下することに よって、より過剰酸素が脱離しやすい環 境になったためキャリア濃度の低下が進 行し電子伝導性が低下したためだと考え られる。

示した。

一方、封着材として使用したパイレッ クスガラスの主成分である SiO₂ との反 応物として生成される La10SigO27 系化合 物の影響で酸化物イオン伝導が発現した 可能性も示唆されるが[5]、SiO2の混入が 無視できる状態での導電率測定において、 Bi2201 が半導体的挙動を示し、さらに、 主成分がアルミナの耐熱無機接着剤を封 着材として使用した場合においても濃淡 電池起電力が見られたことから(Fig. 6)、 酸化物イオンによる混合伝導の可能性を 示唆している。

Fig.5 導電率の雰囲気酸素分圧依存性

1.1

Temperature, *T*⁻¹ / 10⁻³ • K⁻¹

1

1.2

1.3

3.65

0.9



4. 結論

Bi2201 、 Bi2222 、 Bi2212 、 Nd_{1.32}Ce_{0.27}Sr_{0.41}CuO_{4-δ}からなる複合銅 酸化物の起電力測定結果より、Bi2201、 Bi2222 について起電力を示した。この 結果から、より高い起電力を示した Bi2201 に着目した。Bi2201 において、 La 置換量 X の最適化を行ったところ、X 増加に伴って、BiO 二重層に挿入されて いる過剰酸素量が増加し、結果的に結晶 構造の転移に寄与したことを示している。 X=0.8 以上の正方晶の領域において酸素 濃淡電池起電力を示し、さらに、X 増加 に伴って起電力が上昇し、X=1.0 で最も 高い酸素濃淡電池起電力を示した。この 結果は、ビスマス系複合銅酸化物の BiO 二重層とペロブスカイト CuO₂層からな る特徴的な層状結晶構造において、Sr の La 置換によって過剰酸素量が変化し、結 晶系と酸素空孔濃度に影響を与え、酸化 物イオン伝導の発現に寄与していると考 えられる。さらに、Bi2201 と同様の層 状結晶構造を示す Bi2212 と、層状結晶

構造を示すが BiO 二重層をもたない Nd_{1.32}Ce_{0.27}Sr_{0.41}CuO_{4・8}において、酸素 濃淡電池起電力が見られなかったことか ら、添加元素のイオン半径が結晶構造の 安定性に影響を与え、BiO 二重層が酸化 物イオン伝導の発現に影響している可能 性を示した。

【参考文献】

[1]立木 昌、藤田敏三,"高温超伝導の科 学",裳華房, (1999).

[2]K. Kurusu, H. Takami and K. Shintomi, *Analyst*, 114, (1989), 1341-1343

[3]J. B. Goodenough, A. Manthiram, P.Paranthaman, and Y. S. Zhen, *Solid State Ionics*, **52**, (1992), 105-109.

[4]F. Tietz, I. Arul Raj, W. Jungen, andD. Stover, *Acta Mater.*, 49, (2001), 803-810.

[5]H. Arikawa, H. Nishiguchi, T. Ishihara, and Y. Takita, *Solid State Ionics*, **136-137**, (2000), 31-37.