بررسی خواص مغناطیسی وساختاری کامپوزیت Lao.78Bao.22MnO3/Ag2O

خواجه ساهوتی، مریم ؛ عبدالحسینی سارسری، اسماعیل؛ احمدوند، حسین؛ سلامتی، هادی ایران، اصفهان ۱۳۱۱۸ – ۱۴۱۵۶، دانشگاه صنعتی اصفهان، دانشکده فیزیک، گروه فیزیک ماده چگال

چکیدہ

در این مقاله خواص الکتریکی و مغناطیسی کامپوزیت La_{0.78}Ba_{0.22}MnO₃/Ag₂O و نمونه خالص La_{0.78}Ba_{0.22}MnO₃/Ag₂O مورد بررسی قرار گرفت.در ابتدا نمونه La_{0.78}Ba_{0.22}MnO به روش سل ژل ساخته شد. سپس به وسیله آلتروسونیک با Ag₂O کامپوزیت شد. الگوی پراش XRD نمونه ها نشان می دهد که هر دو فاز اصلی LBMO و LBMO/Ag تشکیل شده است. پذیرفتاری Ac نشان می دهد که دمای گذار نمونه OBD و نمونه کامپوزیت LBMO/Ag₂O به ترتیب ۲۹۹K و ۲۹۰K است. هر دو نمونه گذار عایق – رسانا را در دمای کمتر از گذار مغناطیسی T_C نشان می دهند. مغناطومقاومت نمونه ها در حضور میدان مغناطیسی ۱ تسلا مورد مطالعه قرار گرفت.

Investigation of structural and magnetic properties of La_{0.78}Ba_{0.22}MnO₃Ag₂O composite

Maryam, Khajeh Sahouti; Abdolhosseini Sarsari, Ismaeil ; Ahmadvand, Hossein ; Salamati, Hadi

Department of Physics, Isfahan University of Technology, Isfahan 84156-83111, Iran

Abstract

In this paper the structural and magnetic properties of LBMO/Ag2O composite and pure LBMO were investigated. LBMO/Ag₂O composite were prepared by using ultrasonic after preparing LBMO via sol-gel method. The XRD pattern reveals the main phase of composite consist of LBMO and Ag2O without any impurity. The AC susceptibility measurement confirm the same Curie temperature for LBMO/Ag2O composite and pure LBMO. The resistivity versus temperature of the composite and shows pure sample metal-insulator transition at 290K and 299K.

حاکم بر آنها می شود و تنوع فازی بالایی در این دستگاهها به وجود می آورد[۱]. از خصوصیات این ترکیبات گذارهای فاز متعدد و مشاهده خواص غیرعادی حول این گذارهاست. در این مواد پدیدهای تحت عنوان مغناطومقاومت بزرگ، CMR، در نزدیکی دمای گذار آنها مشاهده می شود. کارهای تجربی زیادی بر روی ترکیبات CMR انجام شده است. با توجه به اینکه کامپوزیت منگنایت – نیمه رسانا روی خواص الکتریکی و مغناطیسی ترکیب اثر می گذارد، شناخت هرچه بیشتر این کامپوزیتها لازم به نظر می رسد. پژوهشهای زیادی برای بررسی اثر یونهای غیر

مقدمه

منگنایتها دستهای از اکسیدهای منگنز با ساختار بلوری پروسکایتی یا لایهای میباشند. این ترکیبات خواص جالبی از خود نشان میدهند که باعث ایجاد زمینههای کاربردی فراوانی در آنها شده است. در بررسی منگنایتها باید عوامل زیادی را در نظر گرفت، زیرا هر یک از درجات آزادی سیستم مثل اوربیتال، شبکه و اسپین در ایجاد خواص مختلف در این سیستمها دخیل هستند. برهمکنشهای قوی بین درجات آزادی باعث پیچیدگی فیزیک

مغناطیسی ترکیب شده با منگنایت ها در حال انجام است. در برخی گزارش ها با اضافه کردن یون غیر مغناطیسی به لایه های بس بلور باعث بهبود CMR و خواص میکرو ساختاری سطح لایه، مقدار اکسیژن نمونه و خواص الکتریکی و مغناطیسی منگنایت شده است[7]. همچنین گزارش شده که اضافه کردن ناخالصی غیر مغناطیسی یا آنتی فرو مغناطیس به یک فرومغناطیس باعث افزایش مغناطومقاومت در دمای اتاق می شود [۳]. این مشاهدات ما افزایش مغناطومقاومت در دمای اتاق می شود [۳]. این مشاهدات ما را ترغیب نمود تا اثر نقره غیر مغناطیسی به منگنایت فرومغناطیس را مورد مطالعه قرار دهیم. در پژوهش های اخیری که در مورد اضافه کردن نقره به منگنایت LCMO انجام شده است گزارش شده است که اضافه کردن نقره باعث بهبود رشد دانه ها و هدایت الکتریکی می شود[۴].

ساخت و آزمایش ها

ساخت كاميوزيت براي پژوهش اين در La_{0.78}Ba_{0.22}MnO₃:Ag₂O ابتدا ماده پایه (LBMO) به روش سل ژل تهیه شد. در نخستین مرحله مقادیر مورد نظر از نیترات منگنز، نیرات باریم، نیترات لانتانیوم با استوکیومتری مورد نظر درآب حل شده و با مقادیر مناسب از اتیلن گلیکول و اسید سيتريک مخلوط شد تا يک محلول شفاف بهدست آيد. سپس محلول حاصل توسط یک همزن مغناطیسی تا ۱۰۰ درجه همزده شد تا آب اضافی از محلول خارج شود و ژل تشکیل شود. ژل در دمای ۲۵۰ خشک شد و پس از تکلیس آن را به مدت ۸ ساعت در دمای ۲°۹۰۰ در کوره بازیخت شد. برای کامیوزیت شدن نمونه با Ag₂O از دستگاه اولتراسونیک با قدرت ۷۰ وات و فرکانس ۲۰kHz استفاده شد. به این ترتیب که ۲۰درصد جرمی پودر Ag₂O با پودر منگنایت مورد نظر درون اتانول به مدت ۱/۵ ساعت اولتراسونیک شد. بعد از بخارشدن اتانول به مدت نیم ساعت آسیاب دستی شد و به مدت ۸ ساعت در دمای C^۰۰۲ کلوخه سازی شد. یودر نمونه خالص LBMO همانند نمونههای کامپوزیت شده آلتروسونیک شد و سپس در کوره در دمای C°۰۰۰ درجه قرار داده شد. مطالعه ی خواص ساختاری نمونههای ساخته شده توسط پراش اشعه ایکس (XRD) انجام شده است. پذیرفتاری مغناطیسی نمونهها نیز توسط دستگاه پذیرفتاری سنج

ساخت شرکت Lake-Shore مدل ۷۰۰۰ اندازگیری گردید. مغناطومقاومت نمونه ها در حضور میدان مغناطیسی ۱ تسلا مورد مطالعه قرار گرفت.

نتايج و بحث

شکل ۱ طیف پراش پرتوایکس منگنایت LBMO و کامپوزیت LBMO:Ag₂O را نشان میدهد. نمونه اولیه تک فاز است و ساختار آن رومبوهدرال وگروه فضایی آن **R코C** است. برای نمونه کامپوزیت شده با نقره مشاهده می شود که ۳ قله ناخالصی در کنار فاز اصلی LBMO ظاهر شده است که مربوط به نقره فلزی است. در نمونه کامپوزیت دو فاز بهطور همزمان قرار دارند که فاز اصلی همچنان رومبوهدرال است و فاز دوم، نقره، دارای ساختار مکعبی است و با کارت استاندارد Ag₂O مطابقت دارد. دمای تجزیهی پایینی حدود ۳۰۰K دارد و در حین پخت به نقره فلزی تجزیه میشود[۵]. دمای ذوب نقره ۹۶۱°C است. شعاع اتمی نقره ۱۴۴pm، باریوم ۲۱۵pm، لانتانیم ۱۸۷pm و اکسیژن ۶۰pm است. با توجه به ثابت ماندن پارامترهای شبکه فاز منگنایت از تحلیل ریتولد به این نتیجه میرسیم که نقره حین پخت با ساختار شبکه واکنش نداده و جانشین نشده است. بنابراین روی سطح دانههای فاز اصلی و در مرز دانهها قرار میگیرد. بنابراین تركيب دوفازي را براي سيستم شاهد هستيم.



شكل ۱: طيفXRD نمونه LBMO و كامپوزيت XRD في شكل ۱

جدول ۱: مقایسه پارامترهای شبکه LBMO و فاز LBMO در کامپوزیت LBMO: Ag₂O

	$a(A^{\circ})$	<i>c</i> (<i>A</i> °)	Space group
LBMO	۵/۵۵	17/01.	R -3C
PHASE1(LBMO)	۵/۵۵	13/0.4	R -3C

جدول ۱ نتایج حاصل از تحلیل ریتولد نمونهها را نشان میدهد. فاز LBMO در هردو نمونه دارای ساختار رومبوهدرال و گروه فضای آن R3C است.

شکل ۲ مؤلفه حقیقی پذیرفتاری مغناطیسی AC نمونهها را برحسب دما در میدان ۲۰۰۸ (و بسامد Hz ۲۳۳ را نشان میدهد. در هردو نمونه گذار فاز فرومغناطیس به پارامغناطیس دیده میشود. برای نمونه DBMO خالص گذار فاز در دمای BMO دمای گذار آن میشود. با اضافه کردن نقره به منگنایت LBMO دمای گذار آن میشود. با اضافه کردن نقره به منگنایت OTC حامل دمای گذار آن پارامترهای شبکه فاز اول از تحلیل ریتولد به این نتیجه میرسیم که نقره در شبکه جانشین نشده است. در مراجع مختلفی گزارششده که نقره فلزی در ساختار جاینشانی نمیشود بلکه روی مرز دانههای منگنایت قرار می گیرد[۷].



شکل ۲: پذیرفتاری حقیقی و شکل داخلی پذیرفتاری موهومی نمونه LBMO و LBMO: Ag₂O

شکل ۳ نمودار مقاومت الکتریکی برحسب دما را در میدان • و ۱ تسلا نشان میدهد. دمای گذار عایق فلز برای نمونه LBMO در میدان صفر و یک تسلا به ترتیب ۲۱۰،K ۲۳۰، است، درحالیکه برای نمونه LBMO/Ag2O در میدان صفر و یک تسلا به ترتیب ۱۹۶K و ۱۹۶K است. در هر دو نمونه T_I از T_M بزرگتر است که به عبارتی این اختلاف در نمونه کامپوزیت شده بسیار بیشتر میباشد. درواقع اضافه کردن نقره باعث کاهش دمای گذار فاز عایق -فلز شده است که به علت بینظمیهای موجود روی سطوح دانههاست که با افزایش نقره این بینظمیها افزوده شده است.



شکل ۳: نمودار مقاومت الکتریکی نمونه های LBMO و LBMO: Ag₂O و LBMO برحسب دما را در میدان ۰ و ۱ تسلا

Ag₂O در دمای ۳۰۰° تجزیه میشود درحالیکه دمای ذوب نقره ۹۶۱C است. نقره به صورت فاز فلزی روی مرز دانهها قرار میگیرد که باعث افزایش بینظمی مغناطیسی خواهد شد و درنتیجه باعث کاهش دمای T_{MI} خواهد شد.

کامپوزیت کردن Ag2O با منگنایت باعث کاهش شدید مقاومت الکتریکی نمونه و جابهجایی دمای گذار عایق فلز TMI نسبت به نمونه اصلی می شود. همین طور در حضور میدان مغناطیسی کاهش مقاومت و جابهجایی دمای گذار به سمت دماهای بالاتر را در هردو نمونه شاهد هستیم. دو سازوکار برای انتقال حاملها در ترکیبات بسبلور منگنایت ها وجود دارد که به موازات هم عمل میکند. اول رسانش داخل دانهها که سازوکار آن مدل تبادل دوگانه است، دوم رسانش مرز دانهها که با تونل زنی وابسته به اسپین

توصيف مي شود . برهم كنش تبادل دو گانه كه اغلب براي توجيه رفتار رسانایی در منگنایت ها استفاده می شود به علت وجود بي نظمي بر اثر وجود نقره ،در سطح دانه ضعيف تر عمل مي كنـد. بنابراين با اعمال ميدان خارجي يا بهوسيله ايجاد يک کانال هـدايتي بین دانهها می توان مقاومت را کاهش داد. وجود نقره فلزی در بین دانهها باعث افزایش هدایت الکتریکی می شود و مقاومت کل نمونه كاهش ييدا مي كند (مجموع مقاومت دانهها و مرز دانهها). همچنین با اعمال میدان مغناطیسی اسیین ها راحت در راستای میدان مغناطیسی قرار می گیرند ازایین رو T_{MI} به سمت دماهای بالاتر جابهجا مي شود.



شكل ۴: مغناطو مقاومت نمونه LBMO و LBMO: Ag₂O

شکل ۴ نمودار مغناطومقاومت نمونه های LBMO و LBMO/Ag₂O در حضور میدان ۱ تسلا را نشان می دهد. با كاهش دما رفته رفته مغناطومقاومت افزايش مي يابد. مغناطومقاومت در دماهای پایین به علت تونل زنی بین دانه ها از طریق سدهای پتانسیل ناشی از مرز دانه هاست و این تونل زنی به قطبش اسييني الكترون هاي رسانش بستگي دارد. مرزدانه ها داراي بی نظمی مغناطیسی موضعی هستند. در داخل یک حوزه الکترون های رسانش به راحتی از یون Mn^{+۴} به Mn^{+۳} جابه جا می شوند. هنگامی که به مرز دانه می رسند به خاطر بی نظمی موجود در مرزدانه و قطبش اسپینی الکترون های رسانش، مقاومت الکتریکی بزرگی ایجاد میکنند. با اعمال میدان مغناطیسی بسیاری از حوزه های مغناطیسی هم راستا می شود و بی نظمی مغناطیسی در مرز

دانه کاهش می یابد و در نتیجه شرایط مناسبی برای تونل زنی الکترون ها از دانه ای به دانه دیگر و از طریق مرزدانه فراهم می شود. در نتيجه مقاومت الكتريكي كاهش و LMFR (مغناطومقاومت میدان پایین) ایجاد می شود. سیس با کاهش دما و کم شدن افت و خیز های گرمایی اسپینها، LMFR افزایش می يابد. بهعلاوه LMFR براي كاميوزيت بيشتر از نمونه خالص است. در واقع اضافه کردن نقره فلزی باعث بهبود ساختار مرزدانه-ها می شود و افزایش مغناطومقاومت را به همراه دارد.

نتيجه گيري

افزودن فلز Ag2O باعث كاهش شديد مقاومت الكتريكي نمونه و كاهش دماي گذار عايق- فرومفغناطيسي مي شود. همچنين افزايش مغناطومقاومت را در دماهای پایین برای هردو نمونه شاهد هستیم.

- [י] [י] Y. Tokura, "Colossal magnetoresistive oxides," 2000.
- N. Khare, U. Moharil, A. Gupta, H. Singh, and O. Srivastava, "Reduction in conduction noise of La-Ca-Mn-O polycrystalline films due to Ag addition," Journal of Applied Physics, vol. 89, pp. 3532-3534,2001.
- [٣] S. Gupta, R. Ranjit, C. Mitra, P. Raychaudhuri, and R. Pinto, "Enhanced room-temperature magnetoresistance in La0. 7Sr0. 3MnO3-glass composites," Applied Physics Letters, vol. 78, pp. 362-364 2001
- [۴] V. Awana, R. Tripathi, S. Balamurugan, H. Kishan, and E. Takayama-Muromachi, "Magneto-transport of high TCR (temperature coefficient of resistance) La 2/3 Ca 1/3 MnO 3: Ag polycrystalline composites," Solid state communications, vol. 140, pp. 410-415, 2006.
- X.-B. Yuan, Y.-H. Liu, C.-J .Wang, and L.-M. Mei, "Electrical [4] properties and room temperature magnetoresistance of La0. 67 (Ca0. 65Ba0. 35) 0.33 MnO3/Agx composites," Journal of Physics D: Applied Physics, vol. 38, p. 3360, 2005.
- [?] J. Li, Q. Huang, Z. Li, L. You, S. Xu, and C. Ong" , Enhanced magnetoresistance in Ag-doped granular La2Õ3 Sr1Õ3 MnO3 thin films prepared by dual-beam pulsed-laser deposition," Journal of Applied Physics, vol. 89, 2001.
- Q. Xu, R. Wang, and Z. Zhang, "Role of Ag in La 1- x Ag x Mn O 3 manganite perovskite," *Physical Review B*, vol. 71, p. [7] 092401, 2005.
- [^] M. Hundley, M. Hawley, R. Heffner, Q. Jia, J. Neumeier, J. Tesmer, et al., "Transport-magnetism correlations in the ferromagnetic oxide La0. 7Ca0. 3MnO3," Applied physics letters, vol. 67, pp. 860-862 ,1995.
- [٩] A. Millis, P. Littlewood, and B. I. Shraiman, "Double exchange alone does not explain the resistivity of La 1- x Sr x MnO 3," Physical Review Letters, vol. 74, p. 5144, 1995.