機械学習による遷移金属二元合金の磁化予測

金村卓郎1, 白井正文1,2

(¹東北大学 電気通信研究所,²東北大学 スピントロニクス学術連携研究教育センター) Prediction of the magnetization in transition-metal binary alloys by means of machine learning T. Kanemura¹, M. Shirai^{1,2}

(¹RIEC, Tohoku Univ., ²CSRN, Tohoku Univ.)

<u>はじめに</u>

材料科学と情報工学の融合領域であるマテリアルズ・インフォマティクス¹⁾は,複雑化・多様化する現在の材料探索に大きな貢献をすると期待されている.マテリアルズ・インフォマティクスは,材料の構造や物特性に関するデータを整理し,情報科学に基づいて解析することで,新たな知見を得ようという試みである.

本研究では,機械学習による磁性材料の効率的な 探索が可能であることを検証するため,遷移金属二 元合金の磁化を予測する機械学習のモデルを構築し た.機械学習により予測された磁化の値をデータベ ースに収録された値と比較することで機械学習の実 効性を定量的に評価した。

<u>解析方法</u>

本研究では、データベース Materials Project²⁾ に 収録された 1,106 種の遷移金属二元合金の物性値を 利用して、ニューラルネットワークに基づいた機械 学習手法を用いた.データ解析のための言語として Python2.7 を、モジュールには tensorflow³⁾ を使用 した.

解析結果

データベースから抽出した 995 種の二元合金の 物性値を学習データとして機械学習により予測さ れた 111 種の二元合金の磁化の値をデータベースに 収録された磁化の値と比較した(Fig.1参照).予測 値は実際の値とよい相関(相関係数:0.879)を示し ており,機械学習の実効性を確認できた.また、学 習データの増加と共に機械学習の予測精度が良く なる傾向がある.次に,3d 遷移金属二元合金につい て磁化の組成比依存性を予測したところ,Fig.2に 示すように Slater-Pauling 曲線⁴⁾を正しく再現した.

<u>参考文献</u>

- 1) Krishna Rajan, Mater. Today 8 (10), 38 (2005).
- 2) A. Jain, et al., APL Mater. 1, 011002 (2013)
- Mart'ın Abadi, *et al.*, TensorFlowTM: Software available from tensorflow.org. (2015)
- 4) J. C. Slater, J. Appl. Phys. 8, 385 (1937).



Magnetization recorded in the database ($\mu_{\rm B}$ /nm³)

Fig. 1 The correlation between the magnetization predicted by machine learning and that recorded in the database for transition-metal binary alloys.



Fig. 2 The magnetization predicted by machine learning for 3d transition-metal binary alloys as a function of averaged atomic number.

格子拡張による高磁化 Mn 基規則合金の理論設計

三橋唯澄¹, 辻川雅人^{1,2}, 白井正文^{1,2} (¹東北大学 電気通信研究所,²東北大学 スピントロニクス学術連携研究教育センター)

Theoretical design of Mn-based ordered alloys with high magnetization by lattice expansion Y. Mitsuhashi¹, M. Tsujikawa^{1, 2}, M. Shirai^{1, 2} (¹RIEC, Tohoku Univ., ²CSRN, Tohoku Univ.)

<u>はじめに</u>

現在、自動車用モータや風力発電機には高価なネオジム磁石が使われているが、希少元素を使わない高性 能磁石材料の開発が求められている。そこで、高結晶磁気異方性と 600 K を超えるキュリー温度を有する正 方晶 D022型 Mn₃Ga 合金に注目した¹⁾。しかし、Mn₃Ga はフェリ磁性を示し、磁化が小さいことが問題である。 そこで本研究では、Mn₃Ga の Mn 原子を Fe 原子への置換ならびに格子拡張による強磁性状態発現の可能性を 理論的に検証した。

<u>計算方法</u>

正方晶 D0₂₂型 Mn₃Ga, Mn₂FeGa, Fe₂MnGa を対象として、フェリ磁性と強磁性の生成エネルギーと体積の関係を第一原理計算に基づいて調べた。計算には平面波基底と Projector Augmented Wave 法を用いた第一原理計算コード VASP²⁾を用いた。また、交換相関エネルギーには一般化勾配近似(GGA)を用いた。

<u>計算結果</u>

正方晶 D022型 Mn3Ga, Mn2FeGa, Fe2MnGa のフェリ協性 と強磁性のエネルギー差を、常圧からの体積膨張率の関 数として Fig.1 に示す。この図から Fe 組成の増加に伴い 強磁性状態が安定化することがわかる。これは最隣接 Mn(2b)-Mn(4d)原子間に比べて、Mn(2b)-Fe(4d)原子間には たらく反強磁性相互作用が弱いためである。さらに Mn(2b)-Fe(4d)原子間距離を 8%程度広げると、強磁性相 互作用に変化する。いずれの合金も体積膨張に伴いフェ リ磁性が安定化していくが、ある体積を超えると逆にフ ェリ磁性と強磁性のエネルギー差が小さくなっていく。 この体積において低磁化強磁性相から高磁化強磁性相へ の転移が生じるためである。特に Fe2MnGa では体積を約 23%膨張させると強磁性状態が安定になる。このときの Fe₂MnGaの磁化は 1.7 Tと Nd₂Fe₁₄B 磁石に匹敵する値 が得られる。一方、強磁性状態における一軸結晶磁気 異方性エネルギーKuは0.92MJ/m³であり、フェリ磁性 相(K_u=1.30MJ/m³)と比較して小さくなり、こちらも改善 する必要がある。



Fig. 1 The formation-energy difference between ferriand ferromagnetic states as a function of the unit-cell volume relative to that under ambient pressure calculated for Mn_3Ga , Mn_2FeGa and $MnFe_2Ga$.

実際に体積を膨張させるため、これら合金の Ga 原子を原子半径の大きい典型元素で置換した合金に対する 計算結果ついても報告する。

謝 辞

本研究は科学技術振興機構(JST)産学共創基礎基盤研究プログラムの助成により行われた。

参考文献

1) H. Niida et al., J. Appl. Phys. 79, 5946 (1996).

2) G. Kresse and J. Furthmuller, Vienna Ab-initio Simulation Package, University of Wien, 2001

エアギャップ透過スピン波の時空間分解 ^{松本慧大、吉峯功*、姫野滉盛、佐藤琢哉}

(九大院理、* 理研)

Time-resolved imaging of spin wave transmission through an air gap K. Matsumoto, I. Yoshimine*, K. Himeno, T. Satoh (Kyushu Univ., *RIKEN)

1 はじめに

スピン波は、局在電子のスピン歳差運動が波として伝わってき、実電流を伴わずに情報の伝播を可能にすることが知られてい る。近年では、マイクロ波で励起されたスピン波の不均一領域やエアギャップを超える伝播が確認され、その透過率が報告され た¹⁾。そこで我々は、スピン波の励起と検出を超短パルス光で行い、エアギャップを透過するスピン波の時空間分解イメージング を行った。講演では、実験で得られた波形と、グリーン関数を用いた数値計算結果とマイクロマグネティックシミュレーションで の結果を比較し、透過率と位相シフトを求めて、量子力学的なトンネル効果の類似性について議論する。

2 実験とシミュレーション

実験では、パルス幅 150 fs の Ti サファイアレーザーを使い、ポンププローブ測定を行った。ポンプ光は波長 1300 nm の円偏光 であり、逆ファラデー効果によって、光進行方向に有効磁場を発生させることでスピン波を誘起した。プローブ光は波長 800 nm の直線偏光であり、光進行方向の磁化成分に比例して偏光面が回転するファラデー効果を用いて磁化を検出した。サンプルはフェ リ磁性絶縁体で、エアギャップを実現するために二枚のサンプルを面内方向に離して配置した。グリーン関数を用いた数値計算で は、単一波長スピン波に適用できる式を、それぞれ重ねあわせと重み付けを行うことで、光で励起した波束スピン波にも適用する ことができるようにした。マイクロマグネティックシミュレーションでは、mumax3 を用いて、波束スピン波の再現を行うために 初期条件として磁化をガウシアンに分布させた。時間発展は LLG 方程式を解くことで自動的に実現できる。

3 結果

ギャップ幅 60 μm におけるスピン波の透過時空間波形は、Fig.1 のようになった。ここで、ギャップを 200 μm の場所とし、0 μm で励起を行った。(a) は実験結果、(b) はグリーン関数を用いた計算結果、(c) は mumax3 を用いた結果である。この結果から いずれの場合も、ギャップ透過後の波形は等位相がギャップへ集まるような波形をしており、入射側では定在波が見えていること が分かる。また Fig.2 のように数値計算からは、(a) 透過率と (b) 位相シフトを得ることができ、特にギャップが大きい領域におい てトンネル効果のような振る舞いを見せることがわかった。







Fig. 2 単一波長スピン波のギャップに対する (a) 透過率と (b) 位相シフト

References

¹⁾ T. Schneider et. al., EPL (Europhysics Letters) 90, 27003 (2010).

反応性パルス DC スパッタリング法による高品位(Bi_{1-x}Ba_x)FeO₃ 強磁性・強誘電薄膜の作製とその磁気および誘電特性 _{吉村 哲}

(秋田大、JST さきがけ)

Fabrication of highly qualified (Bi_{1-x}Ba_x)FeO₃ multiferroic thin films by using a pulsed DC reactive sputtering method and its magnetic and dielectric properties

S. Yoshimura

(Akita Univ., JST PRESTO)

はじめに 強磁性・強誘電材料は、電場 Eによる磁化 Mの方向制御、磁場 Hによる電気分極 Pの方向制御が 可能とされていることから、革新的な次世代電子材料として研究が活発化してきている。電圧駆動型の磁気 デバイスに本材料を使用する場合、高信号出力化などの観点から高い飽和磁化(M_s)が求められる。しかし ながら、これまで検討されてきた強磁性・強誘電材料の多くは、強誘電材料に微小量の磁性元素をドープする ことで強磁性を発現させてきた場合が多く、大きな M_s を有する材料はほとんど報告されていない。著者がこ れまでに作製に成功した($Bi_{1,x}Ba_x$)FeO₃ 強磁性・強誘電薄膜において、Biに対する Ba 置換量を 40 %まで増大さ せることにより、比較的大きな M_s (60 emu/cm³)が得られた¹⁾が、絶縁性が不十分であり、良好な強誘電特 性は得られていなかった。この問題を解決するためには、ピンホールや欠陥の少ない、より高品位な薄膜を 作製することが必要となるが、これまで著者が用いてきた RF マグネトロンスパッタリング法では、成膜温 度や成膜中の薄膜への VHF プラズマ照射²⁾の条件も最適化しており、更なる高品位化は困難であった。ここ で、酸化物や窒化物の薄膜の作製において、高速成膜 \cdot 高成度電圧 $(E_{1,x}Ba_x)FeO_3$ 強磁性・強誘電薄膜の作製 において、反応性パルス DC スパッタリング法を用い、高品位な薄膜を作製することを目的とした。

方法 (Bi_{0.5}Ba_{0.5})FeO₃(BBFO)薄膜(膜厚 300 nm)を, RF マグネトロンスパッタリング法および反応性パルス DC スパッタリング法を用いて, 熱酸化膜付き Si 基板上に Ta(5 nm)/Pt(100 nm)の下地層を成膜した後, 積層 膜として作製した. 積層膜は基板温度として, Ta を室温, Pt を 300℃, BBFO を 600℃で成膜した. さらに, BBFO 薄膜のペロブスカイト構造の形成を促進させるために, スパッタリング成膜時の薄膜に VHF プラズマ 照射を施した. RF マグネトロンスパッタリングでは, Bi-Ba-Fe-O 酸化物ターゲットを用い, 反応性パルス DC スパッタリングでは, Fe 粉末と Ba-Fe-O 粉末とを焼結させて作製した導電性ターゲットに Bi シートを配 置したものを, それぞれ用いた. 反応性パルス DC スパッタリング法におけるパルス条件として, 周波数を 20~100 kHz, デューティー比を 10~40%, 電力を 100~200 W, の範囲で変化させた. 作製した積層膜の構 造解析は, X線回折装置(XRD)により, 磁気測定は, 振動試料型磁力計(VSM)により, 誘電測定は, BBFO 積 層膜の最表面に Pt ドット状電極(φ100 µm)を成膜した後に, 強誘電体特性評価システムにより行った.

結果 Fig.1 に, RF マグネトロンスパッタリング法および反応性パルス DC スパッタリング法を用いて作製 した BBFO 薄膜の磁化(*M-H*)曲線および強誘電ヒステリシス(*P-E*)曲線を示す.*M-H*曲線において, RF マグネトロンスパッタリング法を用いた場合は,前述の通り*M*sは 60 emu/cm³であるが,反応性パルス DC ス パッタリング法を用いた場合は,周波数を 50 kHz,デューティー比を 25 %,電力を 200 W,としたとき, *M*sは 90 emu/cm³まで増加した.また,*P-E*曲線においては,反応性パルス DC スパッタリング法を用いるこ とにより,電流リークが少ないことを示唆する,原点対称性の良い形状が得られ,かつ抵抗が1桁程度高い

値を示した. このように反応性パルス DC ス パッタリング法により BBFO 薄膜が高品位化 した要因は,高いエネルギーを有するスパッ タ粒子が離散的に基板に到達することで,粒 子の基板表面での拡散が促進し,結晶性の良 い薄膜が得られたことによると考えられる. 参考文献 1) 吉村,他 第37回日本磁気学会学 術講演概要集,3aC-6. 2) 吉村,他 第34回日 本磁気学会学術講演概要集,6aB-1. 3) D. Pelleymounter et. al., 2014 Soc. Vac. Coat., 57th Annual Technical Conference Proceedings, Chicago, USA



Fig. 1 *M-H* curves and *P-E* curves of $(Bi_{0.5}Ba_{0.5})FeO_3$ thin films fabricated by RF magnetron sputtering method or pulsed DC reactive sputtering method.

イオンビームアシストスパッタリング法による 高保磁力かつ高飽和磁化・ε-Fe₂O₃ 強磁性・強誘電薄膜の作製 ^{吉村 哲}

(秋田大, JST さきがけ)

 $\label{eq:Fabrication} Fabrication \ of \ \epsilon-Fe_2O_3 \ multiferroic \ thin \ films \ with \ high \ coercivity \ and \ saturation \ magnetization \ by \ using \ an \ ion-beam \ assisted \ sputtering \ method$

S. Yoshimura

(Akita Univ., JST PRESTO)

はじめに 強磁性・強誘電材料は,電場 Eによる磁化 M の方向制御,磁場 Hによる電気分極 P の方向制御が可能とされていることから、革新的な次世代電子材料として研究が活発化してきている.電圧駆動型の磁気記録等のデバイスに本材料を使用する場合,記録情報の保持の観点から高い保磁力(H_o)が,情報再生時の高信号出力化の観点から高い飽和磁化(M_s)が、それぞれ求められる.しかしながら、これまで検討されてきた強磁性・強誘電材料の多くは、強誘電材料に磁性元素をドープすることで強磁性を発現させてきた場合が多く、大きな H_c および M_s を有する材料はほとんど報告されていない.ここで、化学的手法により比較的容易に合成される ε 構造の Fe₂O₃ ナノ微粒子¹⁾において、 H_c : 20 kOe および M_s : 100 emu/cm³が得られている. 一方で、本材料は準安定相であり、温度上昇により容易に安定相である反強磁性 α -Fe₂O₃ に変態するため、本材料の薄膜においては、量産性に難があるパルスレーザーデポジション(PLD)法による作製のみが唯一報告されている²⁾.本研究では、工業応用および量産に適用可能で、低温成膜での結晶化にも効果的である、イオンビームアシストスパッタリング法³⁾を用い、その薄膜の作製を試みた.

方法 Fe₂O₃薄膜(膜厚 100 nm)は, Fig.1の模式図に示す,イオンビームアシストガン付きのイオンビームス パッタリング装置を用いて,室温にて,SrTiO₃(111)単結晶基板上に成膜した.スパッタリングターゲットの 原材料には,α-Fe₂O₃(ヘマタイト)を用いた.スパッタガンにおいて,プロセスガスを Xe, RF 電力を 100 W, 加速電圧を 1000 V,とした.ターゲット表面のチャージアップを抑制するため,ニュートラライザを用い, その電流および Ar ガス流量を最適化した.アシストガンにおいて,プロセスガスを Ar とし,RF 電力を 40 ~60 W,加速電圧を 60~200 V と変化させた.作製した薄膜の構造解析は,X線回折装置(XRD)により,磁 気測定は振動試料型磁力計(VSM)により,それぞれ行った.

結果 Fig.2 に、イオンビームアシストガンの電力および加速電圧を変化 させて作製した Fe₂O₃薄膜の XRD パターンおよび磁化曲線を示す.イオ ンビームアシストガンを用いない場合は、図中に示していない角度範囲を 含め、明瞭な回折ピークは観測されないが、加速電圧を装置下限値に近い 60 V 一定にして電力を増大させるに従い、ε-Fe₂O₃(004)からの回折強度が 増大した.これに伴い、磁化曲線においても、飽和磁化および保磁力が増 大し、60 W の電力において、120 emu/cm³および 2.5 kOe が得られた.よ

って, 成膜中の薄膜に適切なエネルギーを与えることが可 能なイオンビームアシストスパッタリング法は, ε-Fe₂O₃ の形成に有効であると言える.次に,電力を 60 W 一定に して加速電圧を増大させると, ε-Fe₂O₃ (004)からの回折ピ ークが消滅し, 200 V の加速電圧において, α-Fe₂O₃ (210) からの回折ピークが見られた.これに伴い,磁化曲線にお いて磁化がほとんど消滅した.高電力・高加速電圧のイオ ンビームの照射により薄膜に過大なエネルギーが付与さ れ,安定相である α-Fe₂O₃ が形成されたと考えられる.

講演では、酸素雰囲気中における反応性 DC マグネトロンスパッタリング法を用いて作製した Fe₂O₃ 薄膜との比較についても述べる予定である.

<u>参考文献</u> 1) J. Tucek et al., *Chem. Mater.* **22**, 6483-6505 (2010). 2) M. Gich et al., *Appl. Phys. Lett.* **96**, 112508 (2010). 3) S. Cardoso et al., *J. Appl. Phys.* **103**, 07A905 (2008). Fig. 1. Schematic, diagram of

Fig. 1 Schematic diagram of ion-beam assisted sputtering system.





謝辞 イオンビームアシストスハ゜ッタリンク、装置を使用させて頂きました, P. Freitas 先生・S. Freitas 先生に感謝申し上げます.

強誘電体基板上に作製した微小磁性体の輸送現象特性

山口明啓¹,上田洸右¹,中島武憲¹,内海裕一¹,山田啓介² (¹兵庫県立大学,²岐阜大学)

Magnetic properties of micro-scale artificial magnets fabricated on ferroelectric substrate LiNbO₃ Akinobu Yamaguchi^{1,} Kosuke Ueda¹, Takenori Nakashima¹, Yuichi Utsumi¹, Keisuke Yamada²

(1. Univ. Hyogo, 2.Gifu Univ.)

はじめに

誘電特性と磁気特性を同時に有する材料系は、マルチフェロイックと呼ばれ、機能性材料としてだけではな く基礎物性を発現する物理機構に関する研究でも注目を集めている。¹⁾実用化に関していえば、マルチフェロ イックを発現する温度が室温よりも低い物質系が多く、合成や創製についても難しい。基礎物性を研究する 上でも実用化を目指す上でも新しい試みが必要と考えられる。そこで、本研究では、強誘電体と磁性体を接 合することで接合界面を介した物性変化を研究する試みを行った。²⁾ここでは、強誘電体として LiNbO₃ 単結 晶基板を用いて、その上面に形状を制御した微小磁性体を配置して、その輸送特性を調べた結果を報告する。

実験結果と考察

半導体微細加工技術を用いて、LiNbO3単結晶基板に厚み 30 nm の Ni 細線を形成した。単結晶基板からの格子歪の結晶方位依存性を考慮して Ni 細線を配置して、マイクロプローブを用いて面内磁気抵抗効果測定を行

った。Ni 細線と基板 Orientation Flat(OF)方向 が垂直配置の場合の磁気抵抗測定結果の一 例を Fig. 1 に示す。測定結果から明らかな ように、Ni 細線に流す電流 I と外部磁場 H が平行(I//H)では無磁場状態で磁気抵抗が大 きく減少していることがわかる。このこと は、無磁場近傍で磁壁が Ni 細線内に導入さ れていることを示している。I⊥H 配置の場 合でも、同様に無磁場近傍で Ni 細線内に磁 壁が導入されていることがわかる。

以上の結果は、形状磁気異方性に加えて、 OF 方向に誘導磁気異方性が発現している ことによって、磁区構造形成が生じるため と考えられる。誘導磁気異方性の発現機構 は、強誘電体/磁性体の界面に起因してお り、格子歪の効果が大きいと考えられる。

本研究では、人工的な界面やヘテロ接合 を導入することで磁性体あるいは誘電体側 に物性を発現させることができることを示 した。本研究が新しい物質探索方針の一つ となることを期待する。



磁気抵抗効果測定結果.

参考文献

- 1) M.Fiebig, Th. Lottermoser, D. Meier, M. Trassin, Nature Review Materials 1, 16046 (2016).
- 2) A. Yamaguchi, T. Ohkochi, A. Yasui, T. Kinoshita, K. Yamada, IEEE Trans. Magn. in printing (2017).