EV 化社会に向けたパワーエレクトロニクス用軟磁性材料研究

HE CALL

フェライトめっき磁性金属微粒子を 圧粉成型したコアの MHz 帯域以上における 高周波磁気特性

松下伸広*

1. はじめに

スピネルフェライトとは一般的に,主成分となる酸化鉄 (α-Fe₂O₃)粉末に,目的とする磁気特性に応じて,亜鉛 (Zn),ニッケル(Ni),マンガン(Mn),コバルト(Co)などを 含む原料粉末を混合し,それらの圧粉成型と1,000~1300℃ の高温焼結によって作製される三次元のバルク磁性材料を指 す.

これに対して、東工大の阿部と玉浦は水溶液中の鉄イオン の酸化反応($Fe^{2+} \rightarrow Fe^{3+}$)を利用することで、水の沸点であ る100°C以下の作製温度で後熱処理なしでも結晶性に優れる スピネルフェライトの薄膜を基板上に直接作製する技術を発 明し、これを「フェライトめっき」(ferrite plating)と命名 した⁽¹⁾.通常の金属めっきがイオンから金属への還元反応 ($M^{n+} \rightarrow M$)であるのに対して、逆の酸化反応を利用している 点が大きく異なるが、通常の三次元バルクスピネルフェライ トと比べて非常に低い温度で結晶化フェライト膜を作製可能 とするなど、薄膜プロセスとして金属めっきと同様に多くの 利点をもつ⁽²⁾⁻⁽⁶⁾. それらのいくつかを以下に列挙する⁽⁷⁾.

- 低温作製で優れた磁気特性:100℃以下での作製にも かかわらず、1000℃以上で焼結されたバルクフェライ トと同等の磁化特性やそれ以上の優れた高周波磁気特 性を示す。
- 2) 低耐熱性基板が使用可能:親水性の基板表面に100℃ 以下で膜作製が可能であり,耐熱性のないプラスチッ クや半導体 IC の表面も基板となりうる.
- 3) 複雑形状面への堆積:溶液中でのイオン吸着を元にした反応であることから、親水性のある凹凸面や曲率のある球表面、チューブの外壁のみならず内壁面への堆積が

可能で、溶液が到達できるのであれば三次元複雑構造内 部の奥深くへもフェライト膜の堆積が可能である.

4) 大気開放雰囲気での堆積:スパッタ法,PLD法, CVD法とは異なり、真空排気設備を必要とせず、さらには高温での基板加熱や後熱処理も不要な低環境負荷・ 低消費エネルギープロセスである。

フェライトめっきプロセスには,薄膜作製に適したスピン スプレー法⁽⁸⁾⁻⁽¹⁰⁾などいくつかの種類があるが,本稿では特 に超音波励起により水溶液中を浮遊する金属微小球の表面に フェライト層を被覆する超音波励起フェライトめっきに着目 する.フェライト層を被覆した磁性金属微小球の結晶性評 価,表面構造解析ならびにそれらをプレス成型して形成する コアの高周波磁気特性について紹介する.

2. フェライトめっきの原理と特徴

フェライトめっきは、①金属イオンの吸着、②一部の鉄イ オンの酸化、③水酸化イオンの吸着の①→②→③→①…の繰 り返しにより進行する⁽⁷⁾. 図1にその概略図を示す.

フェライトめっきが可能な基板は親水性をもち,表面には 多数の OH 基が並んでいるが,

- そこに2価鉄イオンFe²⁺が供給されるとOH基を吸 着席としてそれが固体表面に吸着する.
- 反応溶液中の亜硝酸ナトリウム(NaNO₂)や溶存酸素
 (O₂)などの酸化剤(または陽極電流)によって Fe²⁺ の一 部を Fe³⁺ に酸化する.
- ③ それら Fe²⁺ や Fe³⁺ などの金属イオンに水中の OH 基が吸着する.

加水分解を伴いながら、これら①~③の反応を繰り返すこ とにより、スピネル生成が進行する. 簡単化のために鉄イオ

^{*} 東京工業大学;副学長,物質理工学院材料系;教授(〒152-8550 東京都目黒区大岡山 2-12-1) Ferrite/Metal Composite Magnetic Cores Exhibiting µ' > 50 at Higher than MHz; Nobuhiro Matsushita(Department of Materials Science and Engineering, School of Materials and Chemical Technology, Tokyo Institute of Technology, Tokyo) Keywords: *ferrite plating, ferrite/metal composite, composite magnetic core, low core loss* 2023年6月26日受理[doi:10.2320/materia.62.588]



図1 フェライトめっき原理の概説図. (オンラインカラー)

ンのみからなるマグネタイト Fe₃O₄の生成を化学式で表す と式(1)の様になる.

 $3Fe^{2+} + 4H_2O \rightarrow Fe_3O_4 + 8H^+ + 2e^-$ (1) この式に示されている様に,H⁺の放出によってフェライトめっき反応が進行するに伴って場の*p*H が低くなる.このためフェライトめっき反応の継続には,反応場を弱アルカリとするために NaOH などのアルカリあるいは pH 調整剤として作用しうる酢酸塩 (CH₃COONH₄, CH₃COONa, CH₃COOK)などを供給する必要がある.また鉄イオンの酸化反応によって電子も放出されるため,Fe²⁺ イオンの添加量の調整も必要となる.このようにフェライトめっきを効率よく進行させるには,*p*H と酸化還元電位の制御がポイントとなる.

このフェライトめっきで作製したマグネタイト膜や微粒子 は化学量論的組成をもたず、 Fe_3O_4 と γ - Fe_2O_3 の中間生成物 である酸素過剰な化学組成の($Fe_3O_{4+\delta} = (1 - 2\delta)Fe_3O_4 + \delta$ 3δFe₂O₃)を持つ⁽¹¹⁾.この式で表される様に、フェライトめ っき膜は通常は酸素過剰な組成 $(M_{1-x}Fe_{2+x}O_{4+x})$ の膜または 粒子となる.鉄イオン以外の2価の金属イオンのM=Ni²⁺, Zn²⁺, Co²⁺ などを原料液中に含む場合も, 化学量論的な $M^{2+}Fe_2^{3+}O_4$ ではなく、 M^{2+} の組成が1より小さい場合が多 い. つまりフェライトめっきで作製されるスピネルフェライ トの組成は(1-x) M²⁺Fe³⁺O₄+xFe₃O_{4+ λ}($\lambda = \delta/x$)と通常の バルクフェライトの組成である(MFe₂O₄)と酸素過剰マグネ タイト($Fe_3O_{4+\delta}$)の中間生成物となっており、 Fe^{2+} を含む ことから,抵抗率はバルクフェライトよりは低くなる.ただ し、金属に比べれば桁違いに高い抵抗率~10¹⁰ μΩ·cm を持 ち,100 MHz 帯域の応用までは問題にならない場合が殆ど である.

磁性金属微粒子表面へのフェライトめっきと高周 波電源コアへの応用

情報通信システムの高速化・高集積化が近年特に目覚しく 進展しており、小型の高集積型電子機器に使われる高効率・ 超小型磁気コア材料の開発も急務である.現在磁気コアは様

ま て り あ 第62巻 第9号(2023) Materia Japan

々な周波数領域で用いられており、そのうち電源用コアは kHz~数+kHz 領域で用いられていたが,近年では数 MHz ~十数 MHz 領域を動作周波数とする小型の磁気コアが開発 されてきた. 電源用コアは大きな直流を重畳した状態で使用 することから磁性材料自体が高磁束密度をもつ必要があり, かつ小型化で単位体積あたりの発熱量を低減するためにも, より低損失であることが要求される.現在,電源用コア材の 軟磁性材料にはスピネルフェライトの酸化物磁性材料と鉄系 の金属磁性材料とがある.NiZn フェライトとMnZn フェラ イトで代表されるスピネルフェライトは高電気抵抗のために 高周波領域におけるコア損失は低いものの、飽和磁東密度 (B_s)が低く、大きな直流電流による磁気飽和が容易に起こる ので、大電流動作のためにはコア体積を大きくして対応する しかない. 一方, 純鉄(Fe), 珪酸鉄(Fe-Si合金), センダス ト(Fe-Si-Al 合金)に代表される鉄系の金属磁性材料は、飽 和磁東密度(B_s)が高く大電流を流すことができるが,低電気 抵抗のために渦電流損失が高く、コア発熱が増大するために 使用できない. このように, 大飽和磁束密度と高抵抗という 二つの特性を満たす単一材料は存在しなかった.このため, 鉄系の金属磁性材料を絶縁性の樹脂に分散する圧粉コアが研 究されてきた. これら圧粉コアでは磁性体粉末のまわりに非 磁性体が介在するために磁気相互作用が切断されてしまい、 透磁率値が低くならざるを得ず,1MHz以上の周波数帯域 で実数の透磁率 μ'が50を超える報告例はなかった(ごく最近 になってフェライト被覆した Fe-Si-Al 粒子を圧粉成型した 材料の報告例(12)はある). これより,筆者や従来の共同研究 者らは高抵抗磁性体であるフェライト層を被覆した磁性金属 微小球を圧粉成型したコアにより MHz 帯域でも μ'>50の高 透磁率特性と低コアロス特性を有する複合磁性コアの作製を 目指すことにした.

(1) 超音波フェライトめっき法

図2に金属微小球表面へのフェライト層の被覆を可能とす る超音波フェライトめっき法の概略図を示す.超音波励起が 金属微小球を反応水溶液中で躍動し分散させながら,金属イ オンを含む反応液と酸化液を一定の流量で水溶液に滴下する ことで球表面全体へのフェライトめっきが可能である.先述 の様にフェライトめっき反応の進行は pH を下げるので,水 酸化ナトリウムやアンモニア水などの注入により,溶液の pH を 6~9 となるように制御する.

ここで注意すべきは超音波励起が単なる機械的撹拌では得られないソノケミストリー効果をもたらすことである.溶液 に超音波を照射するとキャビテーションにより液体中に気泡 が生じるが,これらが大きく成長し,ある臨界値を超えると 破壊して,ホットスポット(hot spot)と呼ばれる 5000 K, 1000気圧以上にも達する高温・高圧の局部場を生じ る⁽¹³⁾⁽¹⁴⁾.発生するマイクロジェット流は 1.5×10⁹ m/sec (毎時 400 km)の速さにも達して,固体表面を浸食し,不活 性被膜をはがすので,通常では起らない化学的および物理的 な反応が固体表面で起こりうる.このような超音波励起によ



図2 超音波フェライトめっき法. (オンラインカラー)

る非常に高いポテンシャル場はフェライトめっき反応を促進 する一方で,溶液中におけるフェライト微粒子や鉄系水酸化 物微粒子の均一核生成を大幅に加速し,それらはフェライト めっきに寄与しないという負の側面も持ち合わせる点が要注 意である.対象とする基板表面がフェライト被覆され易い場 合は,本研究の様にあえて超音波励起を用いずに原料液と酸 化液を滴下し簡単に撹拌するのみの撹拌フェライトめっき 法⁽¹⁵⁾の方が相応しい場合も少なくない.

Ni-Fe 微小球表面へのフェライトめっきと圧粉コアの磁気特性・高周波特性

本研究ではまず,図2中に示した超音波励起フェライト めっき法と各種条件により8µmのパーマロイ金属微小球 (Ni含有量47%)にNiZnフェライト層を被覆した.図3(a) に示すのがpH 6~9でフェライトめっき被覆後のNi-Fe 微 小球のX線回折ダイヤグラムである.pH が低いpH=6で は鉄の水酸化物とみられる弱いピークからなるが,pH=7 以上では基板のNi-Fe 以外ではスピネルフェライト由来の 回折ピークのみが観察されている.図3(b)に,基板のNi-Fe 球とpH=6 および9でフェライト被覆した試料の表面 SEM 像を示すが,pH=6では水酸化物相らしきシートが表 面に付着しているだけであるのに対して,pH=9ではNi-Fe 微小球表面が微小なフェライト結晶子が密に生成したフ ェライト層で均一に被覆されていることが分かる.

Ni-Fe 微小球基板そのものやフェライトめっき Ni-Fe 微 小球をトロイダルコア状にプレス成型し,マイナーループ測 定やインピーダンスアナライザを用いた高周波透磁率特性の 評価を行った.図4にフェライトめっき無しの Ni-Fe 微小 球と *p*H 6~9 でフェライトめっき後の Ni-Fe 微小球をプレ ス成型したトロイダルコア(内径 3 mm×外径 8 mm×高さ~ 2 mm)の高周波透磁率特性をインピーダンスアナライザ(HP E4991A)で測定した結果を示す⁽⁷⁾.

フェライトめっき無しの Ni-Fe 微小球コアは40を超える 実数の透磁率 µ'を示すものの,微小球間に高抵抗相が介在 しないために MHz 帯域で既に渦電流損失が大きく,大きな



図 3 *p*H=6~9でフェライトめっきした Ni-Fe 微小球の (a) XRD ダイヤグラム, (b) 表面 SEM 像.



図 4 *p*H=6~9 でフェライトめっきした Ni-Fe 微小球の透磁 率の (a) 実数成分 μ′, (b) 虚数成分 μ″⁽⁷⁾. (オンラインカ ラー)

虚数成分の透磁率 μ'' を持つなど,高周波磁性コアとしては 使い物にならない.これに対して,pH 9で NiZn フェライト をめっきした Ni-Fe 微小球を成型してなるコアでは μ' が25 程度と十分ではないものの,10 MHz を超える高周波数でも 虚数成分の μ'' の増加がかなり抑制されていることが分かる.

特 集



 $P_{cv}({}_{2}{}_{4}{}_{6}) = P_{h}({}_{1}{}_{2}{}_{7}{}_{1}{}_{2}{}_{2}{}_{3}) + P_{e}({}_{8}{}_{1}{}_{2}{}_{2}{}_{1}{}_{2}{}_{1}{}_{2}{}_{1}{}_{2}{}_{1}{}_{2}{}_{1}{}_{2}{}_{1}{}_{2}{}_{1}{}_{2}{}_{1}{}_{2}{}_{1}{}_{2}{}_{1}{}_{2}{}_{2}{}_{1}{}_{2}{}_{2}{}_{1}{}_{2}{}_{2}{}_{1}{}_{2}$

図5 Ni-Fe 微小球と NiZn フェライトめっき Ni-Fe 微小球を プレス成型してなるコアの高周波透コア損失特性(エポ キシ樹脂被覆 Ni-Fe 微小球コアとの比較含む).(オンラ インカラー)

フェライトめっき無しの Ni-Fe 微小球と pH=9でフェラ イトめっきした Ni-Fe 微小球をプレス成型したコアに導線 を20ターン捲いた上で,直流磁界により 10 mT の磁束を印 加した状態で測定した高周波コアロス P_{cv} の周波数依存性を 図5に示す.ここでは比較として Ni-Fe 微小球周りに高抵 抗で非磁性なエポキシ樹脂を被覆後にプレス成型したコアの 1 MHz における P_{cv} 値(赤丸)もプロットしている.ここで いう P_{cv} 値とはヒステリシス損,渦電流損,残留損などを含 むトータルのコアロスからなる.フェライトめっきした Ni-Fe 微小球のコアの P_{cv} 値は1 MHz において,フェライトめ っきされていない Ni-Fe 微小球コアに比べて約一桁も低い のみならず,高抵抗で非磁性なエポキシ樹脂で被覆された Ni-Fe 微小球の圧粉コアと比べても約半分であることが分か る.

この様にフェライトめっきした Ni-Fe 微小球の圧粉コア がは通常のエポキシ樹脂を用いた圧粉コアよりも低損失であ ることが分かったので、次に高周波で低損失な MnZn フェ ライトおよび NiZn フェライトのコアとのコアロス特性の比 較を行った.この際、イオン結晶であるフェライトは金属磁 性材料と比べて磁東密度 Bs が低くならざるを得ないことか ら、磁束密度が異なる MnZn フェライトと NiZn フェライト のコア特性を比較する際に用いる測定周波数と磁東密度の積 を一定とする方法にて測定し、比較を行った.測定周波数と 磁束密度の積2500 mT×kHz一定として測定したそれぞれ のコアロスの周波数特性を図6に示す.1MHzではフェラ イトめっき Ni-Fe コアは NiZn フェライトの約3倍, MnZn フェライトと比べると30倍程度のPcv値であるものの,高抵 抗な NiZn フェライトコアが MnZn コアよりも優れる低コア 損失となる 500 MHz を超えた周波数領域になると、フェラ イトめっき Ni-Fe コアが最小の低コア損失特性を示す画期 的な特性が得られている.

フェライトめっき Ni-Fe コアの実数透磁率値 µ' は25程度 と目標とする値の半分程度であったことからこれを改善する ためのプロセスとしてコア成型後のアニール処理を検討し



図6 MnZn フェライト, NiZn フェライト, Ni-Fe 微小球と Ni-Zn フェライトめっき Ni-Fe 微小球をプレス成型し てなるコアの高周波透コア損失特性.(オンラインカラー)



図7 pH=9でフェライトめっきした Ni-Fe 微小球および 200~600℃でアニール処理後に測定した透磁率の実数 成分 µ'.

た.図7には到達温度200~600℃で1時間の大気中アニー ル処理を行ったコアの透磁率特性を示す.アニール温度 200℃において μ' が35程度まで向上するものの,アニール 温度が400℃,600℃と上昇するに従って μ' が逆に大幅に低 下していた.アニール処理後のコアの断面 TEM 像観察や組 成分析などから,比較的低温の<200℃のアニール処理であ れば,界面のフェライト層の密度が高くなることと金属微粒 子へのアニール効果で透磁率の実数成分が $\mu'=35$ まで向上 するものの,更にアニール温度が上昇すると,Ni-Fe 表面の フェライト層中の酸素イオンが Ni-Fe 金属球内へと拡散す ることにより,フェライト層が高抵抗層としての役割りをな さなくなることで結果として,渦電流損が増大し透磁率特性 が劣化することが判明した.

(3) Fe-Si-Al 微小球表面へのフェライトめっきと圧粉コ アの磁気特性・高周波特性

Ni-Fe 微小球を基板として用いた実験より,目標とする

MHz帯域で μ' >50で低損失な磁性コア特性を得るには、高 温アニール処理後でも金属微粒子中への酸素拡散を抑制し, フェライト層の抵抗率が維持される必要があることが分かっ た. そこで代表的な高透磁率磁性金属材料の一つであるセン ダスト Fe-Si-Al に着目した. Fe-Si-Al 微小球は表面に存在 する Si, Al とそれらの酸化物相が酸素拡散に対するバリア の役割を果たすことが期待される.しかしながら、アニール 処理に対して酸素バリアとして働く Si と Al ならびにその酸 化物相の存在は Fe-Si-Al 微小球表面へのフェライトめっき を著しく困難にすることが分かった.この問題は FeCl₂に加 えて FeSO₄ を含む原料溶液を用いることで解決できた.そ の理由は明確には説明できていないものの、硫酸イオン SO²⁻ が存在する溶液の方が均一核生成も含めたフェライト 生成が効率化に進み、フェライト層の被覆にプラスに働く傾 向があることはこれまでにも経験している.図8に(a)フェ ライトめっきなし、(b)FeCl₂を原料溶液に用いたフェライ ト被覆, (c)FeCl₂+FeSO₄を原料溶液として用いたFe-Si-Al 微粒子表面の SEM 像を示す. Ni-Fe 微小球表面をフェ ライトめっき出来た(b)の原料溶液では Fe-Si-Al 微小球の 表面の一部しかフェライト層が被覆していないにも拘わら ず,硫酸鉄も含む(c)であればフェライト層が Fe-Si-Al 微 小球表面を完全に被覆できていることが分かる.

次に, 図9には図8(c)で示した FeCl₂+FeSO₄を原料溶 液に用いてフェライトめっきした Fe-Si-Al 微小球の圧粉成 型コア試料ならびに圧粉成型後に200~600℃にて大気中で1 時間アニール処理したコア試料の高周波透磁率特性の(a)実 数成分 μ' および(b)虚数成分 μ'' を示す. 600℃とかなりの 高温でのアニール処理にも拘らず,透磁率実数成分 μ' がア ニール温度と共に上昇し, 600℃でアニールした試料では 10 MHz まで $\mu' = 53$ となっている上に 10 MHz でも $\mu'' < 10$ と 十分に低い値となっている. これは高周波用電源コアとして 画期的な透磁率特性が得られたことを示している.

この600°Cでアニール処理したコア試料の高い実数の透磁 率 μ' が得られた理由としては、Fe-Si-Al相表面におけるSi やAl酸化物相の存在が界面における酸素イオン拡散を防い だのみならず、図10のXRDダイアグラムに見られる様に Fe-Si-Al微小球内において、D0₃規則相が構成された上で 結晶磁気異方性 *K* と磁歪定数 λ が共に小さくなったことが



図 9 フェライト被覆センダスト微小球のプレス成型コアの 各熱処理後の透磁率周波数特性(a)実数成分,(b) 虚数 成分.

要因であると考えられた⁽¹⁶⁾. このようにフェライト層で被 覆された磁性金属微粒子をプレス成型してなるコアが MHz 帯域以上において優れた高周波透磁率特性を示すには,アニ ール処理でフェライト層からの酸素イオン脱離が起きない様 に高抵抗フェライト層自体が変性しないプロセス条件である ことはもとより,そのプロセスがコア中の体積の多くを占め る磁性金属微粒子の高周波透磁気特性の改善に資するもので あることが重要であると示唆している.

フェライトめっきを発明された東京工業大学名誉教授の阿 部正紀先生からは,私が研究室助手となった際に,プロセス



図8 各フェライトめっき条件の Fe-Si-Al 微粒子の SEM 像 (a) フェライトめっき無し, (b) 原料溶液が FeCl₂, (c) 原料溶液が FeCl₂+FeSO₄ でフェライトめっき.



図10 フェライトめっき無し,フェライトめっき後,600℃で アニール後の Fe-Si-Al 微粒子の XRD ダイアグラム. (オンラインカラー)

そのものをご指導頂くとともにフェライトめっき膜の示す特 異な高周波磁気特性について何度もご議論頂きましたことを 心より感謝申し上げます.フェライトめっき膜の高周波磁気 特性の評価法を含めて丁寧にご指導いただきました東北大学 名誉教授の故島田寛先生と山口正洋先生、共同研究を行った 元 NEC トーキン株式会社の吉田栄吉博士と近藤幸一博士に 御礼申し上げます.吉田博士と近藤博士には複合磁気コアの 作製ならびに評価でも大変お世話になりました. 信州大学工 学部の佐藤俊郎教授と曽根原誠准教授にはフェライト被覆磁 性金属微粒子圧粉コアの高周波磁気特性評価について御協力 ならびに御議論頂きましたことをここに深謝致します. 東京 工業大学電子物理工学科の旧阿部正紀研究室、元の応用セラ ミックス研究所と現在の物質理工学院材料系の松下伸広研究 室にて共に研究を行った学生の皆様にお礼を申し上げます. 本研究で使用したデータには東京工業大学分析支援センター (現オープンファシリティーセンター分析部門)で評価・観察 したデータを含みます.ここに深謝いたします.

文 献

- (1) M. Abe and Y. Tamaura: Jpn. J. Appl. Phys., 22(1983), L511.
- (2) M. Abe, T. Itoh and Y. Tamaura: Thin Solid Film, **216**(1992), 155.
- (3) 阿部正紀:金属, 68(1998), 290.
- (4) 阿部正紀:科学と工業, 75(2001), 342.
- (5) 阿部正紀:粉体および粉末冶金,49(2002),87.
- (6) 阿部正紀:日本応用磁気学会誌, 22(1998), 1225.
- (7)阿部正紀,松下伸広:日本応用磁気学会誌,27(2003),721-729.
- (8) N. Matsushita, T. Nakamura and M. Abe: IEEE Trans. Magn., **39**(2003), 3127–3129.
- (9) K. Kondo, T. Chiba, S. Yoshida, S. Okamoto, N. Matsushita and M. Abe: IEEE Trans. Magn., 41(2005), 3463–3465.
- (10) 岡崎眞也,竹内有沙子,曽根原誠,佐藤敏郎,山沢清人,三 浦義正,松下伸広:マグネティックス研究会資料,(2009), MAG-09-220.
- (11) M. Abe, Y. Kitamoto, K. Matsumoto, M. Zhang and P. Li: IEEE Trans. Magn., 33(1997), 3649.
- (12) Meng Jin, Fan Zhao, Ming Liu: J. Magn. Magn. Mater., 574 (2023), 170677.
- (13) K. S. Suslick, D. A. Hammerton and R. E. Cline: J. Am. Chem. Soc., **108**(1986), 5641–5642.
- (14) W. B. McNamara, Y. T. Didenko and K. S. Suslick: J. Phys. Chem. B, **107**(2003), 7303–7306.
- (15) N. Matsushita, S. Hatanaka and M. Abe: IEEE Trans. Magn., 40(2004), 2011–2013.
- (16) 宮崎 亨,都築岳史,小坂井孝生,藤本靖孝:日本金属学会 誌,46(1982),1111-1119.

250	1990年 早大理工学部電気工学科卒業後に東工大工
and the second	学部教務職員奉職,後に助手
	1998年 論文提出により東工大博士(工学)を取得
Mar	2005年 東工大応用セラミックス研究所講師,後に
- 5	助教授,准教授
-	2018年 東工大物質理工学院材料系教授–現職
A less	専門分野:セラミックス材料,磁性材料
	◎先進材料プロセスの開拓に従事.特に低環境負荷・
	低エネルギー消費なプロセスをエレクトロニクス/
:卜伸広	バイオ/環境・エネルギー応用する研究開発を中心
	に活動.

ħ,