スピン偏極走査トンネル顕微鏡:ナノ材料の原子スケール磁気イメージング

Spin-Polarized Scanning Tunneling Microscopy: STM Magnetic Imaging of Nano Materials

## 山田豊和

Toyo Kazu Yamada

千葉大学大学院融合科学研究科ナノサイエンス学科

要 旨 スピン偏極走査トンネル顕微鏡(SP-STM: Spin-polarized scanning tunneling microscopy)は、試料表面・単一原子・単一分子・ナノ クラスターなど、ナノ構造体や表面の電子・量子スピン構造(磁気構造)を、原子スケールの分解能で観察することのできる顕微 鏡である。単なる顕微鏡でなく、同時に分光測定が行える。ナノ材料のフェルミ準位近傍(±3 eV)の電子(スピン)状態(=軌道) を測定できるため、ナノ材料の電気伝導測定に最適な手法の一つであり、次世代ナノエレクトロニクスデバイス創成および評価の ための強力な手法となっている。本論文ではこの SP-STM の原理・概要をわかりやすく説明し、今後の SP-STM 研究の発展・普及 を願う。

キーワード:表面磁性,ナノ磁性,走査トンネル顕微鏡,走査トンネル分光,スピン偏極走査トンネル顕微鏡

スピン偏極走査トンネル顕微鏡 (SP-STM: Spin-polarized scanning tunneling microscopy)<sup>1,2)</sup> は、試料表面<sup>3)</sup>・単一原子<sup>4)</sup>・ 単一分子<sup>5~7)</sup>・ナノクラスター<sup>8)</sup> など、ナノ構造体や表面の 電子・量子スピン構造(磁気構造)を、原子スケールの分解 能で観察することのできる顕微鏡である.単なる顕微鏡でな く、同時に分光測定が行える.ナノ材料のフェルミ準位近傍 (±3 eV)の電子(スピン)状態(=軌道)を測定できるため、 ナノ材料の電気伝導測定に最適な手法の一つであり、次世代 ナノエレクトロニクスデバイス創成および評価のための強力 な手法となっている<sup>5~8)</sup>.ナノ材料の持つユニークな形状・ 対称性は、全く新たな電気特性を示す.この特性の理解と制 御が、ナノエレクトロニクス開発には必要不可欠である.

STM の測定機構を簡単に図1を用いて説明する. 探針を 試料に約0.5-1.0 nm まで接近させる. 試料・探針間に電圧 (µV-3 V 程度)を印加することで探針・試料間のギャップを トンネル遷移して流れる電子(トンネル電流と呼ぶ)を検出 する. このため探針および試料は導電性に限られる. 無機・ 有機物質のうち金属や半導体の特性をもつ物質が測定対象と なる. トンネル電流は探針・試料間距離の減衰に対して指数 関数的に増加するため, pm レベルの起伏を検出できる. 電 流ノイズが低いほどより高精度で表面形状を検出できる. 原 子起伏は通常数 pm 以上あるため原子イメージングが可能と なる.

図1で示すように具体的には検出するトンネル電流(数 fA から数 nA)を  $10^6 \sim 10^{10}$ 倍に増幅し電圧信号に変換する.

通常のSTMによる表面像測定は定電流モードで行われる. 定電流モードはトンネル電流が一定となるように(例えば 100 pAと指定),フィードバック回路とZビエゾ素子の伸縮 を利用して探針試料間距離を制御する仕組みである.例えば, 今,針先端が試料表面の1個の原子の上にあるとする.図1 のX-Yビエゾ素子に電圧をかけて針先端の位置を少し動か す.すると針先端はその原子と隣の原子の間の溝にくる.溝 の位置では探針試料間距離は広がるためトンネル電流量は 100 pAより減る.定電流モードではトンネル電流を一定に するため,Zビエゾ素子に電圧をかけ針先端位置を試料へ近 づけ距離を小さくしトンネル電流を増やし100 pAにする.



図1 走査トンネル顕微鏡 (STM)・概略図

<sup>〒 263-8522</sup> 千葉県千葉市稲毛区弥生町 1-33 E-mail: toyoyamada@faculty.chiba-u.jp 2012 年 12 月 25 日受付

X-Y ピエゾ素子に電圧をかけ伸縮させることで針先端を試料 表面上で走査し,各位置でトンネル電流が一定となるように Z ピエゾ素子に電圧をかける.Z ピエゾにかかる電圧変化を 画像化したものがSTM 像である.図1に示すようにこの手 法により比較的容易に原子像が測定できる(図1はグラファ イト(0001)表面の炭素原子のカゴメ状配列を示す).

この STM を用いて磁気イメージング(試料の磁石の大き さ・方向の可視化,つまり磁気モーメントベクトルまたはス ピン偏極度ベクトルの可視化)を行うためには,定電流モー ドでなく分光モードを利用する.図2に STM 分光の概略図 を示す.STM 分光は,試料のフェルミ準位近傍(±3 eV) の局所電子状態密度を検出する.異なる物質間で電気がどの ように流れるかは,物質の最外殻の電子軌道のフェルミ準位 近傍の形(=電子状態密度分布)できまる.つまり,STM 分 光を用いることで,例えばナノ材料の金属・半導体・絶縁体 判定など電気伝導評価を正確に高精度で行うことができる.

分光測定では、定電流モードと異なりフィードバック回路 をオープンにして行う. つまり、分光測定中は探針試料間距 離を一定とする(フィードバック回路を切るため定電流モー ドに比べ、一層の除振対策および電流ノイズ対策が必要とな る). 分光測定は単純である. テスターで電流電圧特性を測 定するのと同じである. 図2(a, b) が示すように試料探針 間距離(z)を固定した状態で( $\mathbf{2}$  ではz = 1 nm で固定). 試料への電圧を −V から +V まで変えた際のトンネル電流の 変化を測定するだけである. 試料に負の電圧をかけた際は、 図2(a)のように試料のフェルミ準位から探針の非占有状 態へ電子は流れる.図2(a)の針電子状態は平なので(s電 子バンド)、トンネル電流は-Vから0Vにかけて変化させ た際は図2(c)のように指数的に減衰していく.次に0V から+Vへ電圧をかけていく. 試料に正の電圧をかけた際は、 図2(b)のように探針のフェルミ準位から試料の非占有状 態へ電子は流れる、今、図2(b)の試料電子状態は局在し た状態のピーク (3d 電子バンドなど)があるとする. すると, この状態ピークのあるエネルギー位置ではトンネル電流がよ り多く流れる.結果として、トンネル電流の電圧による変化 をプロットすると図2(d)のように正電圧側でトンネル電 流は指数的に増加するとともにピーク位置での電流量の増大 を瘤として検出できる.通常、この得られたトンネル電流の 電圧依存曲線を、I(V)曲線とよぶ.これを電圧で一回微分す ると微分トンネル電流(=伝導)曲線となる(図2(e)). *dI/dV*曲線とよぶ. 図2(e) が示すように、*dI/dV*曲線は電 子状態と指数関数の積に比例する: dI/dV ∝ (電子状態)(指 数関数)<sup>注1)</sup>. dI/dV 曲線を指数関数で規格化した (dI/dV)/T 曲 線を測定することで, 試料のフェルミ準位近傍の電子状態(= 電子軌道・電子バンド)が直接測定できる.この*I(V*)曲線 および dI/dV 曲線の見方であるが図2(c-e) が示すように、 0 V をフェルミ準位,正電圧側が非占有状態,負側が占有状 熊に対応すると考えていただければよい. このようにして STM 分光を用いることでナノ材料のフェルミ準位近傍の電



図2 STM 分光モード・概略図. (a) 試料に負電圧印加の際 のトンネル電流の流れ. (b) 試料に正電圧印加の際のトンネル 電流の流れ. (c) -Vから0Vへ電圧を変化させていく際のト ンネル電流の変化 (I(V)曲線). (d) -Vから+Vへ電圧を変 化させた際のトンネル電流の変化(I(V)曲線). (e)I(V)曲線(d) を電圧で微分したdI/dV曲線.  $dI/dV \propto$  (電子状態)(指数関数).

子軌道状態を正確に知ることができ,新たなナノエレクトロ ニクスデバイスのための材料評価の最適な手法の一つとなっ ている.

この分光モードを利用して STM による磁気イメージング が可能である. では、なぜ磁石の大きさ・向きを、ナノ材料 の電子状態測定で知ることができるのだろうか. 電子は電荷 だけでなく角運動量ベクトルを持つため、アップスピン  $\alpha = (1,0)$ とダウンスピン $\beta = (0,1)$ がある.フェルミ準位近 傍を注目する. 非磁性の物質では、電子軌道に入っているアッ プスピンとダウンスピンの数は等しい.しかし、磁石となる 物質は、フェルミ準位近傍でアップスピンのダウンスピンの 数が異なる(ストーナーモデル).磁気モーメントベクトル は以下のように記述できる: $\vec{\mu}_I = -g_I \mu_B \vec{J}$ (ランデ $g_I$ 因子, μ<sub>B</sub>: ボーアマグネトロン, J: 全角運動量ベクトル  $\vec{J} = \vec{L} + \vec{S}, \vec{L}$ : 軌道角運動量ベクトル,  $\vec{S}$ : スピン角運動量 ベクトル). アップスピンとダウンスピンの密度を $\rho_{a}$ と $\rho_{b}$ と する. アップスピンとダウンスピンの数が異なると, その差  $(\rho_a - \rho_b)$ が磁気モーメントとなる(例えばバルクの鉄の磁 気モーメント 2.2 μ<sub>B</sub>). また,スピン偏極度ベクトルの大き さは  $|\vec{P}| \equiv (\rho_{\alpha} - \rho_{\beta})/(\rho_{\alpha} + \rho_{\beta})$  と定義される. つまり磁石となる物質では、フェルミ準位  $(E_F)$  近傍でアップスピンとダウンスピンの電子状態がエネルギー軸に対してシフトし  $\rho_{\alpha} \neq \rho_{\beta}$  となり、磁気モーメントが発生し、磁石となっている.  $(\vec{\mu}_{I} \geq \rho_{\alpha}, \rho_{\beta}$ の関係については後述する.)

試料の磁石の大きさ・方向(=磁気モーメントベクトルま たはスピン偏極度ベクトル)は、トンネル電流を測定するだ けで知ることができる。そのためには探針として磁石の探針 を使用する。

磁性探針の作成はスピン偏極 STM 測定の成功を左右する 重要課題である<sup>9)</sup>.プローブ顕微鏡には主として STM と原 子間力顕微鏡(AFM)がある. AFM のカンチレバを磁性探 針とした磁気力顕微鏡 (MFM) では針からの漏れ磁場を利 用する. しかし、STM では漏れ磁場は大敵である. 漏れ磁 場により微小なナノ磁石や単一原子のスピン偏極度ベクトル が大きく影響を受けてしまう。そのため磁性探針として、不 純物がなく・安定なスピンをもたせるため、超高真空中、 2000℃で高温処理したW探針に磁性薄膜(1-10 nm)を蒸 着する手法がスタンダードである.スピン偏極 STM で検出 するスピン成分は $\vec{P}_{,} \cdot \vec{P}_{,}$ である.磁性探針の $\vec{P}_{,}$ に平行な $\vec{P}_{,}$ 成分しか検出できない. 試料のスピンを3次元的に検出する ため、スピンの向きが分かった磁性探針が必要である. これ までの研究から、例えばスピン偏極度 40%を持つ Fe/W 探針 は針軸に対して直交(=試料面内成分)の検出が可能<sup>3,9</sup>, Co/W 探針は針軸に対して平行つまり試料面垂直成分の検出 が可能であることが分かってきている<sup>5)</sup>.

図3はスピン偏極STMの原理を示す.図3(a)は試料と 探針の磁気モーメントベクトルの向きが平行な場合である. 右側に,探針と試料の電子スピン状態を示す.少数スピンと 多数スピンバンドがある(フェルミ準位までの電子状態数の 多さで定義).針側では少数スピンバンドにアップスピン(α) が,多数スピンバンドにダウンスピン(β)が入るとする. また,ここでは理想的に探針のフェルミ準位のスピン偏極度 は100%とする(つまりアップスピンしかない).平行な場 合(図3(a)),試料の少数・多数スピンバンドに探針と同 様にそれぞれアップスピン・ダウンスピンが入る.この場合 のトンネル電流を考える.

トンネル現象は、探針と試料の間に真空(絶縁物)が挿入 された際、その表面(界面)で生じる現象である. 導電性物 質のバルク中では、電子はブロードな電子バンド中を自由に 動いている.しかし表面では、対称性の破れから特定のエネ ルギー準位(=表面状態ピーク位置)にしか存在できない. バルク中の自由な電子が真空へ抜け出るには、表面状態ピー クのエネルギーをもたなくてはならない.あたかも、表面に は水道の蛇口のようなバルブがあると考えればよい.磁性体 の場合、電子はアップスピン( $\alpha$ )・ダウンスピン( $\beta$ )に分 かれる.それぞれの電子にバルブがある.図3(a)の探針 側を見ると、フェルミ準位の $\alpha$ のバルブは電子3個分開いて おり、 $\beta$ のバルブは閉じている.一方、試料側のバルブをみ



図3 スピン偏極 STM の原理. (a, b) 磁性探針と磁性試料間 の電子スピンのトンネル遷移.  $\alpha$ はアップスピン,  $\beta$ はダウン スピン,  $E_r$ はフェルミ準位. 探針がフェルミ準位でスピン偏 極度 100%の場合である. 少数スピンバンドにアップスピンだ けがいる. 探針と試料の磁気モーメントベクトルが (a) 平行 な場合と (b) 反平行な場合. 試料の磁化が反転したために試 料の少数・多数スピンバンド図を反転させて描いている. 電子 のトンネル遷移確率は平行な場合3×3+0×1=9個, 反平 行な場合3×1+0×3=3個. 平行と反平行な場合で得られ る (c) I(V)曲線と (d) dI/dV曲線.

ると、 $\alpha$ のバルブは電子3個分開いており、 $\beta$ のバルブは1 個分開いている. 探針と試料のそれぞれからでてきた電子は 真空(絶縁物)中で重なりあう. その結果、真空中での存在 確率(トンネル遷移電子量)は、 $3 \times 3 + 0 \times 1 = 9$ 個とか ける.(但し、トンネル遷移過程ではスピンの向きは反転し ないとする.)

つぎに、反平行な場合(図3(b))を考える. 探針の状況 は変わらない. 試料の磁石の向きがかわる. つまり試料の多 数スピンバンドと少数スピンバンドが反転するため、試料の 多数スピンバンドにアップスピン(α)が、少数スピンバン ドにダウンスピン(β)が入る. その結果、試料側は、αの バルブは電子1個分開き、 $\beta$ のバルブは3個分開く.この場合の真空中での存在確率(トンネル遷移電子量)は、 $3 \times 1 + 0 \times 3 = 3$  個となる.図3(a, b)の磁気抵抗は(9-3)/(9+3) = 50%となる.またこの時の針のスピン偏極度は(3 - 0)/(3 + 0) = 100%,試料のスピン偏極度は(3 - 1)/(3 + 1) = 50%となる.

このようにして、磁性探針と磁性試料の間のトンネル電子 遷移量は、探針と試料のスピン偏極度ベクトルの向き(それ ぞれ $\vec{P}_{t}$ ,  $\vec{P}_{s}$ と定義する)に依存し、磁気抵抗量(電子スピ ン遷移量)はスピン偏極度ベクトルの大きさに依る.この関 係を式でかくと、 $I \propto I_{o}(1 + \vec{P}_{s} \cdot \vec{P}_{t})$ または $dI/dV \propto dI_{o}/dV$   $(1 + \vec{P}_{s} \cdot \vec{P}_{t}) = dI_{o}/dV (1 + |\vec{P}_{s}||\vec{P}_{t}|\cos\theta)$ となる.トンネル電 流中のスピン成分は、試料のスピン偏極度ベクトルと探針の スピン偏極度ベクトルの内積に比例する.また、磁石の大き さ成分(スピン偏極度ベクトルの大きさ)は、dI/dVの非対 称性から求まる: $|\vec{P}_{s}||\vec{P}_{t}| = (dI/dV_{P} - dI/dV_{AP})/(dI/dV_{P} + dI/dV_{AP})$ .ここで $dI/dV_{P}$ は平行な場合でのdI/dV,  $dI/dV_{AP}$ は反平 行な場合でのdI/dVを意味する.その際、探針のスピン偏極 度ベクトルの大きさ( $|\vec{P}_{t}|$ )が分からなくては試料の磁石の 大きさ( $|\vec{P}_{s}|$ )は求まらない(測定の注意点は注 2)参照). 既知の  $|\vec{P}_{t}|$ は、Fe/W 探針で約 40%である<sup>9</sup>.

このようにして、トンネル電流を測定することで磁石の大きさ・方向(=スピン偏極度ベクトル)が分かる. 図3(c,d) に図3(a, b)の場合で測定した分光曲線の結果を示す. 探 針のフェルミ準位にはアップスピンしかないとしたため、試 料のアップスピンのいる電子スピンバンドをとらえる. 平行 な場合では試料の少数スピンバンド、反平行な場合では多数 スピンバンドをとらえる.  $dI/dV \propto dI_o/dV (1 + \vec{P}_s \cdot \vec{P}_t)$ である ので、平行な時は $dI/dV_P \propto dI_o/dV (1 + |\vec{P}_s||\vec{P}_t|)$ ,反平行な 時は $dI/dV_{AP} \propto dI_o/dV (1 - |\vec{P}_s||\vec{P}_t|)$ となる. この平行と反平 行のI(V)およびdI/dV曲線の差を磁気コントラストと呼ぶ(注 意点は注3)参照).

具体的な STM 磁気イメージングについて図4 を用いて説 明する. 矢印は磁石の向き (=磁気モーメントまたはスピン 偏極度ベクトルの向き)を示す.磁性探針を走査しながら, 試料表面の各原子磁石位置で,高さの情報(フィードバック 閉) とI(V) またはdI/dV曲線(フィードバック開)を交互に 測定していく(1枚測定するのに通常数分から数十分かけ る). 高さの情報を画像化して表面形状像が得られる(定電 流モードと同じ).同時に、各位置の指定した電圧の dI/dV 値を画像化することで分光像が得られる.例えば図3(d) の dI/dV 曲線で平行な場合にピークが現れた電圧での dI/dV 値を画像化すれば図4に示すように、試料表面の磁石で探 針の磁石と平行な場所は明るく,反平行な場所は暗くみえる. 図4では直交する場合は中間色で描いてある. このように して STM 磁気イメージングでは分光像中の明暗(磁気コン トラスト)で、試料の磁石の大きさや方向を知ることができ ろ

注意点は、スピン偏極度ベクトルアと磁気モーメントベ



図4 スピン偏極 STM による磁気イメージング.トンネル電 流中のスピン遷移確率は、試料と探針のスピン偏極度ベクトル の内積に比例する: $dI_o/dV(1 + |\vec{P}_s||\vec{P}_t|\cos\theta)$ .各位置のdI/dV値を画像化することで磁気像となる.磁気像中のコントラスト が $\vec{P}_s \ge \vec{P}_t$ の内積に比例していると考える.

 $\rho \vdash \mu \mu_J$ の混同である. 磁気モーメントベクトルは $\mu_J = -g_J \mu_B \vec{J}$ であるが, スピン偏極度ベクトル $\vec{P}$ は, スピン関数  $\gamma$ を用いて次のように定義できる: $\vec{P} \equiv \langle \gamma | 2 \vec{J} | \gamma \rangle$ . 今,  $\vec{J}$ は 任意の方向 (*x*, *y*, *z*) = (sin $\theta$  cos $\phi$ , sin $\theta$  sin $\phi$ , cos $\theta$ ) を向いている とする.  $\theta \in z$  軸からの角度,  $\phi \in x$  軸からの角度とすれば,

$\begin{split} \gamma &= \frac{1}{\sqrt{2}} \alpha + \frac{1}{\sqrt{2}} \beta \ \ \ \ \ \ \ \ \ \ \ \ \ \ \ \ \ \$	$\gamma = \left(\cos\frac{\theta}{2}, \sin\frac{\theta}{2}\exp(i\phi)\right)$ である. つまり $\theta = \pi/2, \phi = 0$ ならば,
入すれば、 $P_x = 2\cos\frac{\theta}{2}\sin\frac{\theta}{2}\frac{\exp(i\phi) + \exp(-i\phi)}{2} = \sin\theta\cos\phi$ , $P_y = -2i\cos\frac{\theta}{2}\sin\frac{\theta}{2}\frac{\exp(i\phi) - \exp(-i\phi)}{2} = \sin\theta\sin\phi$ , $P_z = \cos^2$ $\frac{\theta}{2} - \sin^2\frac{\theta}{2} = \cos\theta \ \epsilon \ t_x \ b$ , 任意 $\vec{f}$ の方向と同じになる. つまり,	$\gamma = \frac{1}{\sqrt{2}} \alpha + \frac{1}{\sqrt{2}} \beta$ である. 但し, $\alpha = (1,0), \beta = (0,1). \gamma$ を代
$P_{y} = -2i\cos\frac{\theta}{2}\sin\frac{\theta}{2}\frac{\exp(i\phi) - \exp(-i\phi)}{2} = \sin\theta\sin\phi,  P_{z} = \cos^{2}\theta$ $\frac{\theta}{2} - \sin^{2}\frac{\theta}{2} = \cos\theta \ \varepsilon \ tx \ \theta, \ \text{任意} \vec{J} \ \theta \ \text{古 b} \ \text{cm} \ \text{tx} \ \theta, \ \text{cm} \ \text{tx} \ \theta,$	入すれば、 $P_x = 2\cos\frac{\theta}{2}\sin\frac{\theta}{2}\frac{\exp(i\phi) + \exp(-i\phi)}{2} = \sin\theta\cos\phi$ ,
$\frac{\theta}{2} - \sin^2 \frac{\theta}{2} = \cos \theta$ となり, 任意 $\vec{J}$ の方向と同じになる. つまり,	$P_{y} = -2i\cos\frac{\theta}{2}\sin\frac{\theta}{2}\frac{\exp(i\phi) - \exp(-i\phi)}{2} = \sin\theta\sin\phi,  P_{z} = \cos^{2}\theta$
	$\frac{\theta}{2} - \sin^2 \frac{\theta}{2} = \cos \theta$ となり,任意 <b>ブ</b> の方向と同じになる. つまり,

 $\vec{P}$ は $\vec{J}$ と平行,  $\vec{\mu}_{J}$ は反平行である. バルクの 3d 磁性金属で は $\vec{L}$ は小さく,  $\vec{J} \sim \vec{S}$ としてスピン角運動量ベクトルのみで 説明されることが多い. しかし,単一原子などナノ磁石では,  $\vec{L}$ は無視できないことが多く $\vec{J}$ で考えたほうがよい.

いま一つ,注意すべき事は,STM は試料「表面」の電子 スピン状態を検出する点である.バルクで磁性体であっても 表面では対称性の崩れからスピン偏極度が0となっている材 料も多い.そのためスピン偏極 STM 測定は表面に高スピン 偏極表面状態をもつ試料が使われる.スピン偏極 STM で使 用されてきた磁性試料:Fe(110)<sup>10</sup>,Fe(001)<sup>3</sup>,Mn(001)<sup>3</sup>, Co(0001)<sup>11</sup>,Cr(001)<sup>12</sup>)等はすべて高スピン表面状態をフェ ルミ準位近傍に有する.

実際にスピン偏極 STM を行うためには実に様々なノウハ ウが必要となる.まず,原子レベルで平坦な基板が必要であ る.原子テラス幅 100 nm 以上(100 nm 幅以上に1個の原子 ステップ(高さ 0.2 nm))の基板を使うのがスタンダードで ある.(非磁性物質の基板として W, Mo, 貴金属が使用され る事も多い.)なぜならばステップ位置での局所対称性によ り,場合によってスピン偏極表面状態はクエンチし<sup>13)</sup>,スピ ン偏極度はほぼ0となるからである.なお,ステップによる 影響はステップから0.5-1.0 nm 程度なので,図5のMn 膜 表面の実例のようにステップ密度が100 nm 以下であっても 測定は可能である(ただし,Mn 膜の基板,鉄単結晶のテラ ス幅は100-200 nm).この平坦な基板の上に,測定したい試 料(単一原子・分子,微粒子,ナノ構造体,薄膜)を吸着(蒸 着)する.

また微小な磁性体はしばしば熱や振動によりスピンが不安 定となり,キュリー温度が室温以下となってしまう事がある. 測定対象によってキュリー温度は変化するため,測定したい 試料のキュリー温度を事前に確認(または推測)し最適な温 度環境で測定を行うのが望ましい.例えば、1-2原子層厚さ のFe 薄膜(基板:W(110))<sup>10)</sup> や Co 薄膜(基板:Cu(111))<sup>5)</sup> のキュリー温度は室温以下であるため,液体ヘリウム温度近 傍で測定する必要がある.一方,強磁性/反強磁性の間に働 く強い磁気結合を利用すれば,磁性薄膜であってもキュリー 温度は室温以上となる.

図5にスピン偏極 STM 測定の実例を示す.強磁性 Fe(001) 基板の上に成長させた層間反強磁性 Mn(001) 薄膜表面を使 用した.測定は全て室温で行われた<sup>3)</sup>.図5(a) は測定系 の断面モデルである.球は原子,矢印は磁石の方向を示す. Mn(001) 膜は,一つの原子層内で強磁性結合,各原子層間で 反強磁性結合している.この測定には針軸に対して垂直(= 試料表面の面内)方向を向いた Fe/W 探針を使用する<sup>9)</sup>.探 針のスピン偏極度ベクトルが試料表面・面直方向を向いてい る場合,トンネル電流中のスピン成分は $\vec{P}_s \geq \vec{P}_t$ の内積であ るため  $\cos\theta = 0$  となり検出できない.

この表面の表面形状像が図5(b)である. 寸法は 100 nm×100 nm(75×75 ピクセル).明るい場所ほど高い. 数字は各場所の Mn 原子層の厚さを示す. 8 原子層面から12 原子層目まで確認できる. この各ピクセル位置で dI/dV 曲線 を測定する.図5(c)に結果を示す.横軸が電圧,左の縦 軸が dI/dV,右の縦軸は規格化して距離依存性を除去した(dI/ dV)/Tを示す.実線が dI/dV 曲線,点線が(dI/dV)/T 曲線,ダッ シュ線が指数関数である. Mn 膜の分光曲線の場合,規格化 しなくては状態ピークを確認できない. 点線の(dI/dV)/T 曲 線に注目する.灰色の曲線は偶数番目の原子層から得た. 黒 色の曲線は奇数番目の原子層から得た. Mn 原子層は層間で 反強磁性(=180度)結合しているので,灰色の曲線は探針 と試料のスピン偏極度ベクトルが平行な場合,黒色の曲線は

フェルミ準位(=0V)上, 非占有準位+0.8Vにピークが 確認できる.図3のモデルでは簡単のために探針のスピン 偏極度を100%としたが,実際の実験で使用した Fe/W 探針 のスピン偏極度は40%である.そのために反平行な場合で あっても完全にピークはなくならない.いずれにせよ,この



図5 スピン偏極 STM 分光による実例. Fe(001) ウィスカ単 結晶上に超高真空中・370K で成長させた bct-Mn(001) 超薄膜 表面の磁気イメージング. (a) 系の断面モデル. 球は原子, 矢印はスピン偏極度ベクトルを示す. (b) STM 表面形状像 (100×100 nm<sup>2</sup>). (c) *dI/dV* 曲線と規格化 (*dI/dV*)/T 曲線. (d) *dI/dV* 像. 磁気コントラストが確認できる. 探針のスピン偏極 度ベクトルと平行な場所が明るく,反平行な場所が暗くみえる.

結果から +0.8 V に少数スピンバンドがあることがわかる. またフェルミ準位下,占有準位 -0.5 V にもピークが確認で きる.ここでは反平行のピークの方が大きい.つまり,ここ には多数スピンバンドがあることがわかる.図5(d)は +0.8 V のピーク位置近傍の dI/dV 値を画像化した像である. ピーク電圧位置で最も高い磁気コントラストが得られる. 図5(b)と比較することで,偶数層が明るく,奇数層が暗 く見えている.フェルミ準位上 +0.8 V 近傍では,偶数層の スピンは探針のスピンと平行,奇数層は反平行であると一目 でわかる.

このようにして、スピン偏極 STM 分光による磁気イメー ジングを用いるとナノ磁気材料の電気特性および磁気モーメ ント分布を原子スケールで確認することができる.また、単 一磁性原子測定では極低温が必要不可欠である<sup>4</sup>.原子レベ ルで平坦な基板を 10K 以下に冷却した状態で原子を蒸着し て作成する.単一分子は大きさによるが、よく利用される単 ーフタロシアニン分子程度の大きさであれば室温で蒸着して も作成できる<sup>5)</sup>.単一原子や単一分子内の磁性イオンのスピ ン状態を測定するためには 1 meV 以下のエネルギー分解能 が必要となる.室温では熱ゆらぎが約 26 meV あるため検出 できない.またスピン偏極 STM 測定の全ての作業は超高真 空で行う必要がある.また低温にするためにはクライオス タットなどの冷凍機が必要である.機械振動・電流ノイズは 最大限にカットしなくてはならない.磁場をかけるためには

## 超電導コイルが必要となる.

このようにして、様々な注意を払いながら磁性探針を用い て試料表面各ピクセル位置で dI/dV 曲線を測定し、異なる場 所で得られた dI/dV 曲線間の dI/dV 値に差(=コントラスト) が観察され、これが $\vec{P}_{\bullet} \cdot \vec{P}_{\bullet}$ に対応していれば試料のスピン 情報をとらえたことになる.しかし、この得られたコントラ ストが $\vec{P}$ ,  $\cdot \vec{P}$ , であることを証明するのは難しい.なぜなら、 dI/dV にコントラストを生じる要因には以下の4つがあるか らである:(1)場所により異なる局所電子状態密度を持つ. (2) 場所により異なる仕事関数を持つ. (3) 場所により各原 子のスピン磁気モーメント(方向または大きさ)が異なる.(4) 場所により異種元素がある. (1)(2)(4)による可能性が無 い場合にのみコントラストがスピンによるものであると断定 できる. さらに,得られた磁気コントラストは試料・探針間 距離(z)に依存し、時にはコントラストは反転する<sup>3)</sup>. dI/ dVを指数関数(T)で規格化することによりこのz依存性は 取り除けるのだが<sup>3)</sup>, dI/dV 磁気像にはこの効果が含まれる. コントラストの意味を理解するには十分な考察・解析が必要 である.

このように磁性探針を用いて得られた dI/dV 像中のコント ラストの意味を正しく理解するには多くの知識が必要であ る. 21 世紀以降,原子スケールで次々と発見される新たな 磁気・量子スピン現象の研究にスピン偏極 STM は大きな役 割を果たしている.この顕微鏡技術がますます発展・普及し ていくことを願う.

## 〔注〕

- 注 1) dI/dV中に含まれる「指数関数」について説明する. これ はトンネル確率関数 (T) と呼ばれ,式で記述すると:  $T = a_+ \cdot \exp\left[-b\sqrt{\phi-V_s/2}\right] + a_- \cdot \exp\left[-b\sqrt{\phi+V_s/2}\right]$ となる. なお、 $b = 2\sqrt{2m/\hbar^2}z \approx 1.02z$  である. m:電子質量,  $\hbar$ : プランク定数/2 $\pi$ ,  $V_s$ : 試料電圧. 探針試料間距離 (z) の 次元はÅである.  $\phi$ は,探針と試料の平均の仕事関数 (典 型的に約4eV).  $a_+ \ge a_-$ は,それぞれ正と負電圧側の比例 係数である. この式からわかるように、トンネル確率関数 は距離zの増加に対して減り,試料電圧 $V_s$ の増加に対して 増える.
- 注 2) なお、分光測定を行う際まず探針試料間距離を固定する のだが、磁性試料の場合この距離が平行・反平行で変化し てしまう.  $dI/dV \propto ($ 電子状態)(指数関数)であり、距離(z) が変われば指数関数の項( $exp(-2\kappa z)$ )が変わりdI/dV値に 影響する. つまり、 $|\vec{P}_i||\neq (dI/dV_P - dI/dV_{AP})/(dI/dV_P +$

 $dI/dV_{AP}$ ) となってしまう(実例は、文献 3)). そのため、正確にはdI/dVからこの距離依存性を規格化により取り除くことで試料のスピン偏極度ベクトルの大きさが求まる:  $|\vec{P}_{s}||\vec{P}_{t}| = ([(dI/dV)/T)]_{P} - [(dI/dV)/T]_{AP})/([(dI/dV)/T]_{P} + [(dI/dV)/T]_{AP}).$ 

注3) スピン偏極 STM による磁気イメージングでは、磁気コン トラストは、図3(d)からも想像がつくように電圧によっ て変わる. 図3(d)の例では0V付近で dI/dV<sub>P</sub>と dI/dV<sub>AP</sub> で差がなくなってしまっているため磁気コントラストは消 えてしまうが、磁石でなくなったわけではないので注意が 必要である.スピン偏極した多数または少数スピン電子状 態バンドがあるエネルギー位置で、磁気コントラストが見 える.またトンネル電流中に含まれるスピン成分は通常数% 程度である.このため測定装置の電流ノイズは1pA以下に することが望ましい.

## 献

1) Wiesendanger, R.: Reviews of Modern Physics, 81, 1495 (2009)

文

- 2) 山田豊和:磁気イメージングハンドブック,共立出版,15-44 (2010)
- Yamada, T.K., Bischoff, M.M.J., Heijnen, G.M.M., Mizoguchi, T. and van Kempen, H.: *Phys. Rev. Lett.*, 90, 056803 (2003)
- Balashov, T., Schuh, T., Takacs, A.F., Ernst, A., Ostanin, S., Henk, J., Mertig, I., Bruno, P., Miyamachi, T., Suga, S. and Wulfhekel, W.: *Phys. Rev. Lett.*, **102**, 257203 (2009)
- Schmaus, S., Bagrets, A., Nahas, Y., Yamada, T.K., Bork, A., Evers, F. and Wulfhekel, W.: *Nature Nanotechnology*, 6, 185 (2011)
- 6) Miyamachi, T., Gruber, M., Davesne, V., Bowen, M., Boukari, S., Scheurer, F., Rogez, G., Yamada, T.K., Phresser, P., Beaurepaire, E. and Wulfhekel, W.: *Nature Communications*, **3**, 938 (2012)
- Bagrets, A., Schmaus, S., Jaafar, A., Kramczynski, D., Yamada, T.K., Alouani, M., Wulfhekel, W. and Evers, F.: *Nano Letters*, 12, 5131– 5136 (2012)
- Gerhard, L., Yamada, T.K., Balashov, T., Takacs, A.F., Daena, M., Ostanin, S., Ernst, A., Mertig, I. and Wulfhekel, W.: *Nature Nanotechnology*, 5, 792 (2010)
- Irisawa, T., Yamada, T.K. and Mizoguchi, T.: New Journal of Physics, 11, 113031 (2009)
- Pietzsch, O., Kubetzka, A., Bode, M. and Wiesendanger, R.: *Phys. Rev. Lett.*, 84, 5212 (2000)
- Ding, H.F., Wulfhekel, W., Henk, J., Bruno, P. and Kirschner, J.: *Phys. Rev. Lett.*, 90, 116603 (2003)
- 12) Kleiber, M., Bode, M., Ravlic, R. and Wiesendanger, R.: *Phys. Rev. Lett.*, **85**, 4606 (2000)
- 13) Bischoff, M.M.J., Yamada, T.K., Fang, C.M., de Groot, R.A. and van Kempen, H.: *Phys. Rev. B*, 68, 045422 (2003)