科学研究費助成事業(科学研究費補助金)研究成果報告書

平成 24 年 5月 24 日現在

機関番号:12701
研究種目:基盤研究(B)
研究期間:2009~2011
課題番号:21360020
研究課題名(和文) In-situリアルタイム分光法による有機極薄膜の電荷移動計測と制御
研究課題名(英文) Measurement and control of charge transfer between organic ultrathin layers and substrates by means of in-situ real-time spectroscopy
研究代表者 田中 正俊 (TANAKA MASATOSHI)
横浜国立大学・工学研究院・教授
研究者番号:90130400

研究成果の概要(和文): 表面反射分光,光電子分光等の in-situ リアルタイム分光法を用い て,様々に修飾したシリコン表面の特性とこの基板上の a -sexithiophene 超薄膜における分子 の配向を調べ,分子の配向と分子と基板の間の電荷移動の関係を明らかにした.この電荷移動 は表面修飾法に著しく依存しており,この結果は修飾方法と基板温度によって分子の配向を制 御できる可能性を示している.

研究成果の概要 (英文): Physical properties of chemically modified silicon surfaces and the orientations of  $\alpha$ -sexithiophene molecules in the ultrathin overlayers were investigated by means of in-situ real-time surface reflectance spectroscopy and photoelectron spectroscopy. The relationship between the orientation and the charge transfer between molecules and substrates has been clarified. The charge transfer remarkably depends on the surface modification, which means the orientation of molecules can be controlled by the modification and substrate temperature.

交付決定額

(金額単位:円) 直接経費 間接経費 合 計 9, 300, 000 2,790,000 12,090,000 2009年度 4, 200, 000 1,260,000 5,460,000 2010年度 2011 年度 1,000,000 300,000 1,300,000 年度 年度 総 計 14, 500, 000 4, 350, 000 18,850,000

研究分野:工学

科研費の分科・細目:応用物理学・工学基礎 薄膜・表面界面物性 キーワード:表面・界面物性,光物性,超薄膜,マイクロ・ナノデバイス,超分子化学

## 1. 研究開始当初の背景

超微細加工技術に基づいた無機半導体テ クノロジーの限界をクリアするため,有機分 子の自己組織的配列を利用して固体表面に ナノスケールの構造を形成する方法が注目 され,電子デバイス,光エレクトロニクスデ バイスなどを目指して様々な研究が報告さ れてきた.デバイスとして使用するには,分 子間相互作用だけでなく分子と基板との相 互作用を調節し,分子-基板間の電子またはホ ールのキャリアダイナミックスを制御する 必要がある.分子・基板間の電荷移動は分子の 荷電状態を変化させ,分子が単独で有してい る固有の機能,例えば,伝導性,発光色,反 応性などを変化させる.さらに,電荷移動で 生じた強い局所電場は表面原子ならびに周 囲の分子に大きな影響を与える.これらの現 象を in-situ リアルタイムで検出して制御で きれば,トランジスタ,フォトダイオード, LED,バイオセンサー,バイオ光デバイス等 の高品質な有機デバイスを効率的に作り出 せる可能性がある.

分子・基板間の相互作用に関して,従来多く は金属表面での研究であった.ところが,デ バイスとして使用する大気中では,Au,Pt等 の貴金属以外の金属基板は酸化されてしま い,超高真空中での配列や電荷移動の知見は 役に立たない.また,金属表面上で有機分子 は,一層目は分子—基板間の相互作用により 基板に平行に,多層膜では分子間相互作用が 勝って垂直に配向と大体配向の傾向が決ま っていて制御の余地が少ない.さらに,電子 回路との整合性を考えると,半導体表面上で の有機分子の配列や電荷移動の研究が必要 であることがわかる.

2. 研究の目的

このような背景から、半導体表面上での有 機分子の配列の機構を電子状態の観点から 明らかにすることが本研究の目的である.し かしながら、半導体の清浄表面には化学的に 活性なダングリングボンドがあるため有機 分子が強く結合されて構造制御ができにく く,大気中に取り出すと酸化されて構造が変 化することは金属表面と同様である.そこで, 多様な面方位の半導体表面を酸化など様々 な分子で修飾して不活性化し、その上に有機 分子を堆積させて配列を制御する方法を用 いた. 本研究では, In-situ リアルタイム分光 法を用いてこれらの修飾した半導体表面で の分子・基板間の相互作用を観測し,最終的に は,有機分子・基板間の電荷移動を計測する方 法と制御する方法を確立し、半導体表面上に 所望の荷電状態にある有機分子を自己組織 的に配列させることを目指している.

3. 研究の方法

有機分子として金属表面での挙動が比較 的よく研究されているオリゴチオフェンを, その中でも移動度が高く将来の分子エレク トロニクス材料として注目されているα -sexithiophene (6T)を選んだ.そして,標 準的な半導体基板であるシリコンの修飾表 面上での振る舞いの研究を行った.

シリコン表面上の6T分子の超薄膜形成過 程における表面差分反射分光(SDRS)スペ クトルをin-situリアルタイムで測定するた め、冷却型CCD検出器を用いたマルチチャ ンネル分光システムを田中研の超高真空槽 に設置し、光学測定系を構築した.2009年 10月4-5日には来日中の研究協力者Prof. Weightmanを招き、反射率差分光(RDS) について情報交換を行なった.6T分子の配 列構造は横山研の走査トンネル顕微鏡 (STM)で観察した.有機分子蒸着用のK セル,ターボポンプ,スパッタイオン銃を 田中研の超高真空槽に設置し,横山研と同 じ条件で有機薄膜を形成することを可能に した.真空紫外領域のRDSは安田研,表面 第二高調波発生の測定は鈴木研の装置を部 分的に改造して行った.

光電子分光関係のin-situリアルタイム測 定は外部研究機関の共同利用実験として行 った.放射光光電子分光(SRPES)の測定 は高エネルギー加速器研究機構物質構造科 学研究所放射光科学研究施設(KEK-PF) BL-13Aで,吸収端近傍X線吸収微細構造 (NEXAFS)の測定は日本原子力研究開発

機構量子ビーム応用研究部門との共同研究 としてKEK-PF, BL-27Aで行った(いずれ も課題番号2011G079).紫外光電子分光 (UPS)は東京大学物性研究所の吉信研で 行った.

電子状態計算に関しては、第一原理計算に より有機分子・半導体界面の最適構造を決定 し、この構造に対応する誘電応答関数を計算 する方法を大野研で検討した.2009年4月 24日には来日中の研究協力者 Dr. Seinoとも 打ち合わせを行い、H<sub>2</sub>O 修飾 Si(001)表面の RD スペクトルについて計算データの提供を 受けた.

4. 研究成果

(1) シリコン表面の修飾方法についての研 究

有機分子と基板との相互作用の研究を行 う前に、基板となる修飾されたシリコン表面 の特性を調べておく必要がある.シリコン表 面の不活性化法として最もよく知られてい るのは酸化であり、酸化物表面上での有機分 子の研究は半導体表面よりは盛んである.従 って、様々な修飾シリコン表面を研究する際 にシリコン酸化表面は基準となるので、原子 層一層程度の酸化膜の形成過程とその表面 界面の評価に関する研究を行った.SiO 2/Si (001)の形成過程の研究は、プレーナー型 金属酸化物半導体電界効果型トランジスタ

(MOSFET)の微細化に伴いゲート絶縁膜の 原子スケールでの制御が必要とされている ため,それ自体で価値のあるものである.ま た,ナノワイヤに代表される3次元チャネル を用いた次世代 FET で重要となる SiO<sub>2</sub>/Si 高指数面も有機分子に対して異なる相互作 用を示すはずであるので,この系の形成過程 についても研究を行った.さらに,H<sub>2</sub>O,H<sub>2</sub>, C<sub>2</sub>H<sub>4</sub>, Ag, K, Na などで修飾したシリコン表 面についてその特性を研究した.

① Si(001)の酸化

まず,表面反射分光スペクトルを解析する ため Dimer-interstitial & dimer backbond モデルを用いて,酸化した表面に対する SDR スペクトルの計算を行った.次に,クラスタ ーモデルを用いて初期酸化過程の反応経路 を計算し,各種構造とそのエネルギーを求め た.エネルギーの低い平衡状態の構造は既知 の構造をよく再現し,エネルギーの高い遷移 状態の構造は高温において拡散するときの 構造と解釈された.

Si(001)の酸化過程については本研究グル ープも含めて良く研究されているが、選択的 な有機分子の配列構造を効率よく得るため に,以下のような研究を行った.まず,電子 線照射によって局所的に酸化を行うことを 目指して,電子線照射下での酸化過程の RDS, SDRS の測定を行った結果,電子線によって 形成された表面欠陥などの吸着サイトによ って酸化が促進されることが観測された.こ の照射効果は室温から 110K までの範囲で見 られたが,電子刺激脱離のためにその効果は あまり顕著ではなかった.次に、アルカリ金 属による酸化促進効果を調べるため、室温で Kを飽和吸着させた後酸素に露出して RD ス ペクトルを測定したところ,初期に O<sub>2</sub>分子 が K 原子に素早く捕獲される KO<sub>x</sub>の形成過 程と、その KO<sub>x</sub> によって電子励起された O 原子による早い酸化過程が観測された. K 原子による酸化促進反応が室温で観測され たことにこの結果の価値がある. さらに, 遷 移金属による酸化促進効果を調べるため, Ti/Si(001)表面の室温酸化の際の Si 2p 光電 子スペクトルを測定した結果, TiOx との間の 急峻な界面の下に化学量論的組成に近い SiO2が形成されることが示された.この酸化 促進効果も TiOx によって電子的に励起され た0原子によるものと考えられる.室温でし かも化学量論的組成に近い SiO<sub>2</sub> が形成され たことは画期的である.

以上のように、電子線照射による局所的な酸化、Kを用いた高速酸化、Tiによる化学量論的組成に近く急峻なSiO<sub>2</sub>/Si界面の形成の可能性が示された.これらを利用して時間的,空間的により良く制御されたSiO<sub>2</sub>表面を作成できれば、その上に実用レベルの有機分子配列を形成できる可能性がある.

Si 高指数面の酸化

Si 高指数面の代表として,(113),(331), (120),および低指数面である(110)を選んだ. 4種類の面方位のうち,Si(113)面において最 も顕著な酸化誘起 RD 信号が真空紫外領域で 観測され,その信号強度は酸化温度が高いほ ど大きくなる傾向にあった.この酸化誘起 RD スペクトルの特徴は,界面に一原子層高 さの凹凸を仮定したシミュレーションによ り再現することができた.さらに,この異方 的凹凸の発生に伴い界面準位密度が低下す るという相関関係が得られた.この界面には Si(001)-like な配位構造と Si(111)-like な配位 構造の原子が交互に現れ,(111)-like な原子 が優先的に酸化されると考えると RDS の結 果と一致する.(11n)型表面の酸化においては, 酸化温度を高くすることにより(001)-like な 原子が界面に多く現れることが示唆された.

(113),(120)面の初期酸化過程を SRPES で観測し,(001)面の初期酸化過程と比較し たところ,高指数面では酸化速度が低く,Si<sup>2+</sup> の形成が抑制されることがわかった.また, (113)面では他の面と異なり歪んだ Si-O-Si 結 合が存在することを示唆する結果が得られ た.

以上のように,高指数面では(001)面と は異なる酸化面が生じており,この上に有機 分子を吸着させると異なる配向や電子状態 を取ることが予想される.

③ 酸化以外の Si(001)面の修飾

酸化による Si(001)面の不活性化は精密に 制御できるが,(2)で示すように一層の SiO<sub>2</sub> でも多層の自然酸化膜でもその上に作成し た 6T の配列構造は類似していた.つまり, 一層のSiO<sub>2</sub>があるだけで 6T 分子と基板の相 互作用は 6T 分子間の相互作用より小さくな る.従って,6T 分子の配向と電子状態を制 御するためには,基板との相互作用がもう少 し大きくなるような修飾方法が必要である. そこで,以下のように,清浄表面を様々な分 子で修飾した Si(001)面の研究を行った.

H<sub>2</sub>O による修飾では, 室温の表面を H<sub>2</sub>O 雰囲気に露出して飽和吸着面を作成した. SDRSとRDSの測定から、この表面ではH2O がHとOHに解離してダングリングボンドに 吸着する構造が支配的であることを示した. H<sub>2</sub>による修飾では,600Kの表面をフィラメ ント点灯下で H2 雰囲気に露出して飽和吸着 面を作成した.やはり SDRS と RDS の測定 から,この表面はHがダングリングボンドと のみ結合したモノハイドライド構造である ことを示した. C<sub>2</sub>H<sub>4</sub>による修飾では, 液体窒 素温度の表面を C<sub>2</sub>H<sub>4</sub> 雰囲気に露出して飽和 吸着面を作成した. このとき C<sub>2</sub>H<sub>4</sub>は C=C 二 重結合が切れてそれぞれダングリングボン ドと結合した構造となる. CO による修飾で は、液体窒素温度の表面を CO 雰囲気に露出 して吸着面を作成した. STM による観察か ら, CO 分子は初め terminal site に吸着する が, tip からの非弾性トンネリングにより一 部が bridge site へ変換されること示した. K, Na などのアルカリ金属による修飾では, 室温の表面にアルカリディスペンサーで蒸 着を行った. STM の観察から複数の被覆率 領域においてクラスターが形成されること, この表面からの SHG では表面準位間の遷移 による共鳴が観測されることが示された.以 上の様々な分子での修飾により,(2)で示すよ

うな様々な配向と電子状態が得られた.

(2) 表面修飾 Si(001)面上のα -sexithiophene分子の配向と電子状態 室温のSi(111)-(√3×√3)-Ag 表面に 6T分子を蒸着し78Kで観察したSTM像を図1に示す.6T分子は基板と平行に吸着しており,



(a) (b)  $\boxtimes 1$  Si(111)- $(\sqrt{3} \times \sqrt{3})$ -Ag  $\mathcal{O}$  STM (b) (b) 0.7ML

被覆率が高くなると分子間相互作用により [112] 方向に配列する様子が見て取れる. 表面 の修飾方法や被覆率,基板温度を変えたとき に配列構造がどのように変化するかを観測 するのが本研究の主目的である. 超高真空中 で清浄化したシングルドメインの Si(001)表 面を O<sub>2</sub>, H<sub>2</sub>O, H<sub>2</sub>, C<sub>2</sub>H<sub>4</sub>で修飾し,その上 に 6T 分子を 5nm 程度まで蒸着していき, SDRS, RDS, UPS, SRPES, NEXAFS な どの in-situ リアルタイム分光法を用いて 6T 分子の配向と電子状態を系統的に解析した. 酸化表面については, 870K で  $1.0 \times 10^5$  Pa のO<sub>2</sub>に露出して一層だけ酸化した表面でも, 多層の自然酸化膜でも,6T の配列構造は酷 似していたので,両者を区別せずに取り扱う.

① 表面反射分光による研究(論文投稿済)

6T 分子の一番強い $\pi - \pi^*$ 遷移の双極子モ ーメントは分子の長軸方向を向いている. 従 って, SDRS では Bewster 角付近の入射角 で p 偏光を用いるので, standing な吸着状 態の 6T 分子を検出することができる. O<sub>2</sub>, H<sub>2</sub>O, H<sub>2</sub> 修飾面では図 2 に示すように 6T 固体の $\pi - \pi^*$ 遷移のエネルギー3.5eV 付近



図2 H<sub>2</sub>O 修飾 Si(001)面の SDRS スペク トル

にピークが成長するので、大部分の GT 分子 が standing な状態で凝縮して堆積していく ことが分かる.これに対して、 $C_2H_4$  修飾面 ではこの遷移が全く見られず、大部分は基板 に flat lying な状態で堆積していくことがわ かった.

RDS では垂直入射で測定するので, SDRS と反対に flat lying な吸着状態の面内 異方性を検出することができる.酸化面では 面内異方性が見られなかった.H<sub>2</sub>O 吸着面で は,図 3 のように 3nm 位まで孤立した 6T 分子がダイマー列に平行に堆積する傾向が 見られた.H<sub>2</sub>修飾面では異方性が見られない ので,H<sub>2</sub>O が解離吸着した後の H 基ではな く OH 基の方が 6T 分子と結合していると考 えられる.C<sub>2</sub>H<sub>4</sub>修飾面でも孤立した 6T 分子 がダイマー列に平行に堆積する傾向が見ら れ,さらに,凝縮して固体に近い構造の 6T 分子がダイマー列に垂直に配向する傾向が



図3 H<sub>2</sub>O 修飾 Si(001) 面の RD スペクトル

見られた.

 光電子を用いた分光法による研究(論文 投稿準備中)

SRPES で化学シフトが検出できれば, 6T分子とSi基板の間に化学結合が生じて電 荷移動が起こった証拠となる. H<sub>2</sub>O 修飾面 に 1nm, 3nm, 10nm 蒸着したときの S2p の XPS スペクトルを図 4 に示す. 横軸は S2p<sub>3/2</sub> を基準とした相対束縛エネルギーで あり,縦軸は S2p<sub>3/2</sub> のピーク強度で規格化し



図 4 H<sub>2</sub>O 修飾 Si(001)面の規格化した S2p XPS スペクトル

てある. 1nm 蒸着したときのみ, -1eV に肩 構造が出現していることがわかる.この肩構 造は蒸着量の増加と共に小さくなるので, 6T 分子が基板と結合したことにより界面に 特有な状態が生じていると考えられる. そし て, SDRS と RDS の結果を併せて考えると, この結合は H2O が解離して生じた OH 基か ら flat lying な堆積状態にある 6T 分子の S 原子へ電荷が移動することによって生じて いると考えるのが妥当である.一方,酸化面 ではこのような界面状態は観測されず,6T 分子の S 原子と酸化膜の間には結合が生じ ていないことがわかった. 図5にはH2O修 飾面の C1s の XPS スペクトルを示す. 横軸 は 6T 分子の S 原子と結合した C1s(C-S)を 基準とした相対束縛エネルギーで,縦軸は規 格化していない信号強度である. -0.8 eVの ピークは 6T 分子の C 原子と結合した C1s(C-C)に対応している.酸化面でも同様 なスペクトルが得られた. C1s(C-S)と C1s(C-C)のピーク強度が等しくないのは、 C1s(C-C)の一部が界面状態に移っているた めと考えることができる.図5のスペクトル を三成分の Gaussian でフィッティングする と,確かに界面状態に対応する成分が分離で き,膜厚が薄くなるに連れてさらにその成分 が大きくなることが分った. SDRS と RDS の結果を併せて考えると,基板に垂直に堆積 した 6T 分子では C 原子と結合した C 原子 から基板へ電荷が移動することによって化 学結合が生じていると考えられる.





吸収端近傍 X 線吸収微細構造 (NEXAFS) では分子の配向を直接的に解析することが できる.図 6 に H<sub>2</sub>O 修飾面の S1s の NEXAFS スペクトルを示す.膜厚は 0.6nm である.  $\theta$  は試料表面から測った X 線の入 射角度である.  $\theta$ =90° (垂直入射) で 2472.7 eV の S1s→  $\pi$  \*遷移によるピークが,  $\theta$ =55°,20° では 2473.7eV の S1s→  $\sigma$ \*(S-C) 遷移によるピークがそれぞれ観測されてい る.始状態が 1s の NEXAFS では,X 線の 偏光方向に平行な終状態への遷移がピーク として現れる.6T の $\pi$ \*軌道は分子面に垂直 方向で,  $\sigma$ \*軌道は分子面に平行である.従 って,これらのピークは分子面が基板に対し



図6 H<sub>2</sub>O修飾Si(001)面のS1s NEXAFS スペクトル

て垂直方向を向いていることを示している. この結果は膜厚によらず, 2.6 nm, 4.3 nm で も同様であった.また,酸化面についても同 様に,膜厚によらず分子面が基板に対して垂 直方向を向いているという結果が得られた. さらに,  $S1s \rightarrow \pi$ \*遷移と  $S1s \rightarrow \sigma$ \*遷移の強 度の入射角依存性から,分子の配向の角度と その膜厚依存性を定量的に求めた.

**UPS**からは、スペクトル構造の鋭さから 分子配向の規則性について情報が得られる. 図 7 に H<sub>2</sub>O 修飾面と酸化面の上にそれぞれ 6T 分子を 1nm 蒸着した試料の UPS スペク トルを示す. H<sub>2</sub>O 修飾面上では 6T 分子の4 つの  $\pi$  軌道  $\pi_{a1}$ ,  $\pi_{a2}$ ,  $\pi_{a3}$ ,  $\pi_{b}$  と 1 つの  $\sigma$  軌 道の明瞭なピークが観測されるが、酸化面上 では  $\pi_{b}$ 軌道と $\sigma$ 軌道のブロードなピークし か観測されない. 従って、6T 分子の配向は、 H<sub>2</sub>O 修飾面上では規則的で、酸化面上では あまり規則的でないことがわかった.



図7 H<sub>2</sub>O 修飾面と酸化面上の 6T 分子 薄膜 (1nm) の UPS スペクトル.

(3) まとめと今後の展望

様々に表面修飾した Si(001)表面への 6T 分子の堆積過程を多角的な実験手法で研究 した結果,基板によって決まる 6T 分子の配 向とその時に生じている基板一分子間の電 荷移動を明らかにすることができた.酸化面 では吸着初期から standing の状態でランダ ムな配向を取る.このとき,6T 分子の C 原 子と結合した C 原子が基板原子と化学結合 し、C 原子から基板原子へ電荷が移動してい る. H<sub>2</sub>修飾面でも同様である. H<sub>2</sub>O 修飾面 では、膜厚 3nm 位までは 2 種類の吸着様式 をとる. ダイマー列に平行に flat lying する 孤立分子と standing に凝縮した分子である. flat lying のときは基板の OH 基から 6T 分 子の S 原子へ電荷が移動し, standing のと きは酸化面と同様である. 膜厚 3nm 以上で は flat lying に吸着していた分子も standing へ配向を変えていく. C<sub>2</sub>H<sub>4</sub>修飾面 では 2 種類の吸着様式をとる. ダイマー列に 平行に flat lying する孤立分子とダイマー列 に垂直に flat lying する凝縮した分子である. 以上のように、本研究によって 6T 分子超

薄膜の成長様式は, (1)チオフェン環の S 原子 と基板原子との相互作用, (2)チオフェン環の C 原子と基板原子との相互作用, (3)6T 分子 間の相互作用, の競合の結果として決定され ている, と統一的に理解できることが示され た.

この報告書に記載した実験では室温基板 にのみ 6T 分子を蒸着しているが,低温で蒸 着したり,その後室温に戻したりすると,室 温蒸着の場合とは異なる配向をとることが 既に予備実験で示されている.従って,今後 基板温度をパラメーターとして一連の実験 を行えば,将来表面修飾の方法と温度条件を 選択することにより,Si(001)基板上で 6T 分 子の配向方向を制御できるようになること が期待される.

 主な発表論文等
〔雑誌論文〕(計6件)
 ①<u>S. Ohno</u>, K. Shudo, F. Nakayama, K.
 Yamazaki, Y. Ichikawa, <u>M. Tanaka</u>, T. Okuda,
 A. Harasawa, I. Matsuda and A. Kakizaki:
 "Enhanced silicon oxidation on titanium-covered Si(001)", J. Phys.:
 Condens. Matter 23, 305001 (1-8) (2011).
 (査読有)

②S. Ogata, <u>S. Ohno, M. Tanaka</u>, T. Mori, T. Horikawa and <u>T. Yasuda</u>: "Vacuum-ultraviolet reflectance difference spectroscopy for characterizing dielectrics-semiconductor interfaces", Thin Solid Films **519**, 2830-2833 (2011). (査読有)

〔学会発表〕(計24件) ①平賀健太,豊島弘明,<u>大野真也</u>,小澤健一, 間瀬一彦,向井孝三,吉信淳,<u>田中正俊</u>:「表 面修飾 Si (001)表面上のα-sexithiophene 分 子の構造と電子状態」,日本物理学会第67回 年次大会,26pPSB-22 (関西学院大学, Mar. 2012). ②豊島弘明,井上彗,大野真也,横山崇,田
 中正俊:「表面反射分光による Si (001)表面上のα-sexithiophene 分子配列構造の解析」,第 58 回応用物理学関係連合講演会,25p-BC-11 (神奈川工科大学, Mar. 2011)

(3)H. Toyoshima, <u>S. Ohno</u>, <u>T. Yokoyama</u> and <u>M. Tanaka</u>: "Real-time optical measurement of  $\alpha$ -sexithiophene adsorption processes on modified Si(001)-(2x1) surfaces", 18th International Vacuum Congress, P3-SS-7 (Beijing, China, Aug. 2010).

6. 研究組織

(1)研究代表者
 田中 正俊(TANAKA MASATOSHI)
 横浜国立大学・工学研究院・教授
 研究者番号:90130400

(2)研究分担者

大野 真也(OHNO SHIN-YA) 横浜国立大学・工学研究院・特別研究教員 研究者番号:00377095 大野 かおる (OHNO KAORU) 横浜国立大学・工学研究院・教授 研究者番号:40185343 橫山 崇 (YOKOYAMA TAKASHI) 横浜市立大学・生命ナノシステム研究科・教授 研究者番号:80343862 安田 哲二 (YASUDA TETUJI) 産業技術総合研究所・ナノエレクトロニク ス部門・研究員(部門付) 研究者番号:90220152 鈴木 隆則 (SUZUKI TAKANORI) 防衛大学校・応用物理学科・教授 研究者番号:60124369