Guest Forum

特別寄稿

In situラマン分光法による界面電子移動プロセスの探索: 基礎から応用事例研究まで

In situ Raman Spectroscopy to Monitor Interfacial Electron Transfer Process: from Fundamental to Application Case Studies

葛目 陽義 Akiyoshi KUZUME, Ph.D. 東京工業大学科学技術創成研究院(226-8503 横浜市緑区長津田町 4259) 特任准教授 Tel:+81-45-924-5873 電子メール:Kuzume.a.aa@m.titech.ac.jp



In situラマン分光法は、固液界面の局所構造や反応特性の測定を通じて、電気化学的条件下での電子移動プロセスの検証を行うことができる。このため現在、in situラマン分光法は、たとえばエネルギー変換やバイオメディエーション(生物学的環境修復)を利用する装置の開発といった、基礎から応用研究まで広範囲にわたる分野・ 領域において、その場観察できる強力な表面特性評価ツールの一つとして認識されている。また、精密制御した ナノ構造体を表面に導入することで、ラマン信号強度が特異的に増強され、分子レベルでの光学的特性の観察・ 評価が可能になる。本稿ではラマン分光法の歴史を序論にて簡潔に紹介し、続いて筆者のチームが最近手掛けた in situラマン分光分析の事例を、電位制御条件下の固液界面における電気化学的な、あるいは微生物学的な電子 移動プロセスに特にスポットを当てて概観する。

In situ Raman spectroscopy is capable of probing electron transfer processes under electrochemical condition by monitoring local structure and reactivity properties of solid/liquid interfaces. Therefore, *in situ* Raman spectroscopy is now recognized as one of the powerful surface characterisation techniques for the investigation of the fundamental and application studies, such as development of energy conversion and bio-mediating devices. In addition, an introduction of nanostructured surfaces increases the sensitivity of Raman signals, capable of observing spectroscopic features from molecular level. This article gives a brief history of Raman spectroscopy in the introduction, followed by an overview of the recent *in situ* Raman spectroscopic studies in our group, particularly focusing on the electrochemical and microbial electron transfer processes at solid/liquid interfaces under electrochemical condition.

序論

ラマン効果とは入射光(光子)と物質の間でのエネルギー授 受に起因する光の非弾性散乱である。RamanとKrishnan によって1923年に初めて実験で確認され、「新たな種類の 二次放射(a new type of secondary radiation)」として1928 年に報告された^[1]。この発見が分光学上の新原理として重 大なものであったことは、発表からわずか2年後の1930年 にノーベル物理学賞を受賞していることからも明らかであ る。一般に、放射により対象分子に分極率の変化(単に"電 子雲の体積変化"と言っても良い)を引き起こす振動がラマ ン活性である。ただし、ラマン散乱の散乱断面積はレイ リー散乱の強度と比較すると10⁻⁶倍とかなり小さい。強い レーザー光を照射すると一般にラマンバンドの強度は増す が、測定時に試料温度が上昇し、表面種に深刻な損傷を引 き起こす。加えて、試料からの蛍光がスペクトルのバック グラウンドを増大させることから, ラマン分光法の検出能 力に対して制約となった。このラマン効果の「過度の微弱 さ(*excessive feebleness*)」から,初期のこの段階では,まだ 技術的に単分子レベルでのスペクトル特性の検出に十分な 感度を持っていなかった。その後,ラマン分光法が「ルネサ ンス期」を迎えるまでには,1923年の初実験から実に50年 近い年月が必要となった。

1973年, 電気化学的に粗面化された銀電極表面に吸着した ピリジン分子における表面増強ラマン散乱現象(SERS)が 発見された(最初の報告は1974年, Fleischmannらによ る^[2])。そのラマンバンドの著しく高い信号強度は, 蛍光に よるバックグラウンドを凌駕し, 表面の単分子層の観測を も可能としたことで, 表面科学分野にブレークスルーをも たらした。この実験的に観測されたSERS現象について後 日, 別々にJeanmaireとVan Duyne^[3], Albrechtと Creighton^[4]らのグループによって1977年, 論理的に増強 メカニズムが説明された。これらは, 電磁的効果および化 学的効果によるSERSの増強メカニズムに起因すると, そ れぞれ提唱された。前者の効果がレーザー照射に伴い粗面 化表面において励起される局在化表面プラズモンの増強電 場に起因すると説明されたのに対し, 後者の効果は金属基 板と吸着分子間での電荷移動を含む相互作用に由来すると 提案された。粗面における顕著なラマン増強に関するこれ らのメカニズム解明を幕開けとして, SERSを用いた表面 科学分析がより盛んになり, 高感度の表面観測技法の構 築・改良を通じて固体表面のみならず電気化学的・生物学 的な(*in situ*)界面研究を行う大きな流れへとつながってい く。

その後,表面を電気化学的に粗面化する代わりに,表面に ナノ構造体を精密制御して配置させるナノ技術が開発され ることで、SERS測定法がさらに進展した。ナノテクノロ ジーの進歩と機器能力・技術の向上により,精密なナノ構 造体を有するSERS向け基板表面の作成技術はこの20年で 著しく発展し、今やナノ構造体を持つ表面の精密設計を1 nmレンジの精度で作製することが可能である。作製方法 としては、トップダウン型の物理的アプローチと、コロイ ドを用いるボトムアップ型の化学的アプローチがある。 トップダウン型アプローチでは、マイクロスケールのバル ク材料を連続的に加工・研磨することによってナノ構造体 を得る。一方,ボトムアップ型アプローチでは,原子や分 子,あるいはクラスターなどの材料を一つずつ積み重ねる ことで構築する。金、銀、銅のナノ構造体のサイズが10 nm ~100 nmの領域になると、特有の表面プラズモン共鳴特性 が出現し,表面とその付近の分子のラマン信号を顕著に強 める効果が発揮される。SERSの増強度合は、ナノ構造体表 面に伝搬する表面プラズモンの励起波長とその強さによっ て大きく変化する。このため、ナノ構造体のサイズ、形状、 化学組成,および形態(合金型,コアシェル型など)を精密 制御することにより表面プラズモン共鳴を調整でき、再現 性の高いSERSデータを取得することが可能となる。デー タの再現性が高まることで定性分析のみならず定量分析を も可能にする。SERSのさらなる展開について、多数のレ ビューや書籍にその詳細が記されている^[5]。

最近の電気化学分野では,局所的な電子移動反応と,反応 活性に対する表面構造の影響・相関について解明するため に,実験的・理論的に固液界面特性を詳細に制御・理解す ることが重要となっている。1980年代後半以降の界面電気 化学は,金属の結晶構造によって明確に定義された Clavilier型単結晶表面が開発・導入されたことで著しい発 展を遂げた^[6]。つまりMiller指数で表記できる単結晶表面 での電気化学特性を調査することで,表面構造と電気化学 挙動の相関が詳細に調査された。さらにこの表面作製技術 の進歩によって,顕微鏡・分光器技術などの新たな表面科 学技術や理論的シミュレーション技術が大きく飛躍・発展 した。なかでも表面増強ラマン・赤外分光分析といったin situ分光法は、電極表面付近の酸化還元活性種の電気化学 的反応性と固液界面構造の変化を同時に観測することがで きる^[7]。電気化学と顕微鏡および分光器によるアプローチ を組み合わせることで、電気化学的条件下の固液界面にお ける電子移動(ET)プロセスの根本的原理が、この20年間 で急速に解明されてきた。

本稿では基礎的な表面科学の領域から,エネルギー変換触 媒やバイオメディエーション装置の開発における応用ま で,筆者のチームが最近手掛けたいくつかのin situラマン 分光分析について紹介する。ここで筆者が強調しておきた いのは,ナノスケールでの表面特性評価を可能とするin situ評価ツールと,3Dに構築したナノ構造体や,微生物学 的システムなどの複雑な系とを組み合わせることによっ て,これまで未開発であった複雑な固液界面プロセスや相 互作用を探究する新興研究分野を切り拓く絶好のチャンス をもたらしてくれるということである。

実験について

すべてのin situラマン測定には共焦点ラマン顕微鏡 LabRAM HR800(Horiba Jobin Yvon製品)が用いられた (Figure 1A)。本装置は焦点距離800 mmのモノクロメー ターを搭載し,高い感度と優れた空間分解能で繊細な試料 の特性評価を行うことができる。作動距離の長い対物レン ズ(Olympus製LMPLFLN,倍率50×:開口数0.5)を用い, ダイオード励起固体レーザー光(DPSS)とヘリウムネオン レーザー光(励起波長はそれぞれ532 nmと632.8 nm)のど ちらも3~6 mW程度と標準的な出力で試料表面に照射し た。ラマン散乱光の収集には後方散乱光学配置を採用した。



Figure 1 (A) 共焦点ラマン顕微鏡LabRAM HR800と(B) 自作のKel-F分 光電気化学セル

また,自作のKel-F製(polychlorotrifluoroethylene: PCTFE)電気化学セルをin situ測定に用いた(Figure 1B)。 これにはセル上部に石英窓があり,さらに対極用の白金線, 銀-塩化銀参照電極がそれぞれ取り付けられているほか, ガスや電解質溶液の出入口を設けてあり,分光測定時に光 学的配置を乱すことなく溶液/ガスを交換することが可能 となっている。

サイクリックボルタンメトリー(CV)は複雑な電極反応に 対して,簡便に基礎情報を得るための初期的な電気化学測 定法としてポピュラーな手法である。二つの電位値の間を, 一定の走査速度で電極電位を両方向に連続して掃引するこ とで,「電極の電位を循環」させたときの電極電流値を,印 加した電位の関数として記録する。

in situラマン分光法の事例研究

Pt(100)上でのCO酸化反応

白金表面における電気化学的な一酸化炭素(CO)の吸着お よび酸化反応は、小さな有機分子の電極反応において最も 重要かつ基礎的な界面反応の一つに数えられる。また、CO は固体高分子型燃料電池における白金アノード触媒の触媒 毒として作用する。このことから、サイズ・形状をコント ロールした白金ナノ粒子と同様に、モデル研究として白金 単結晶電極についても、電気化学的CO吸着および酸化反 応の分析が詳細にわたって研究され、表面構造と触媒活性 との強い相関が明らかになっている。白金表面上での吸着 CO分子と吸着酸素含有種との反応に基づくCO酸化反応 は、Langmuir-Hinshelwood型メカニズムが提唱されてい る。(吸着酸素含有種の多くは、白金上の水分子の酸化的解 離によって形成される吸着OHと帰属される。)0.1 M H₂SO₄ 中における白金表面上のCO酸化のCVは、特徴として2本 の酸化ピーク、すなわちプレピーク(0.5-0.9 V)とそれに続



Figure 2 COを飽和させた0.1 M H₂SO₄中におけるPt (100)上のCOのサ イクリックボルタモグラム。第1サイクルを黒,第2を緑で示す。 実線と点線はそれぞれアノード・カソードの電位掃引を表す。 (参考文献8より,許諾を得て転載。Copyright 2014, Elsevier Ltd.)

くメインの酸化ピーク(0.95 V)を示し、CO酸化プロセスが 2段階で進行することを示唆している(Figure 2黒実線)。メ インピークは酸素含有種を伴うテラスサイト上の吸着CO の酸化に相当する。一方、プレピークはステップや欠陥部 といった活性サイトにおけるCO酸化に起因されると考え られてきた。プレピークの位置と大きさは結晶学的表面構 造、欠陥の種類と密度、COの被覆率、および事前の表面処 理に応じて異なる。このプレピークの強度は、配列の整っ たPt(100)-(1×1)電極でかつ、高CO被覆率の場合に特に顕 著となるが、どの表面でも、2周目のCVでは消失する (Figure 2緑実線)。

Pt(100)表面の顕著なプレピークの発生メカニズムと第2サ イクルにおけるその消失メカニズムの要因は、これまで明 らかになっていなかった。筆者らは複数のin situアプロー チ,すなわち走査型トンネル顕微鏡法(STM)とin situラマ ン分光法を、単結晶電気化学と組み合わせ、in situ状態に おけるCOプレピークの界面プロセスの性質(構造変化、活 性,吸着・脱着など)の解釈を試みた^[8]。

この研究では、シェル被膜ナノ微粒子増強ラマン分光法 (SHINERS)という手法を導入し, 平坦なPt(100)表面に吸 着したCO分子のラマン信号の側定を行った。通常は、 SERS測定の実験要件として、貨幣金属の基材により構成 され、粗面化またはナノ構造化された表面を使用する必要 がある。しかしSHINERS法はSERS手法の応用例の一つ で^[9], 厚さ2~3 nmのシリカ層に被膜された金ナノ微粒子 を光学アンテナである増強素子(原文筆者らは「スマートダ スト」と呼んでいた)として用いる。これらを平坦な表面上 に敷きつめることで、その周辺の対象分子のラマン信号が 増強させる。しかし、シリカシェルがあるために化学的に も電気的にも金ナノ微粒子が対象分子および基板表面と相 互作用することはない。つまり, SHINERS法では平坦な表 面を使うことができ、いかなる素材の表面でも対象分子の SERS測定が可能である。この実験では、CO分子は金ナノ 粒子には吸着せず、Pt(100)の表面にのみ吸着するため、観 測されるラマン信号はPt(100)表面の吸着COのみであるこ とが確認されている。

Figure 3A, 3Dに, Pt (100)表面の吸着COの電位依存ラマ ン分光スペクトルを示す。ラマンバンドは477~484, 1869 ~1877, および2054~2080 cm⁻¹に現れ, それぞれon-top Pt-CO伸縮(v (Pt-CO_L)), bridge CO伸縮(v (CO_B)), お よびon-top CO伸縮(v (CO_L))に帰属された。407 cm⁻¹付 近のショルダーは, bridgeのPt-CO伸縮モード(v (Pt-CO_B))に相当すると考えられる。ラマンスペクトルで, bridgeおよびon-topの両モードが観察されたことは, CO分 子が表面に密に吸着した単分子層の典型的な分光学的特徴 であり, これは*in situ* STM測定からも示されている。 **Figure 3**には, 1回目のアノード/カソード掃引と, これに



Figure 3 COを飽和させた0.1 M H₂SO₄中におけるPt(100)上のCO吸着層の電位依存SHINER定常スペクトル(A, D)と、ラマン周波数シフト(B, E)および 積分強度(C, F)を、v (Pt-COL)(A-C)とv (COL)(D-F)の各モードについて示した。(参考文献8より、許諾を得て転載。Copyright 2014, Elsevier Ltd.)

続く2回目のアノード掃引時のラマンスペクトル, on-top COバンドの積分強度とラマンシフトの電位依存性をまと めた。低電位領域(0.2-0.4 V)では、二つのCOバンドのラマ ンシフトは直線的な電位依存変化を示す。その間、COバン ドの積分強度値は一定である。これはStark効果によるス ペクトル現象である。その後,高電位側(E>0.5 V)では周 波数のシフト傾向が変化する。これは近接CO分子間での 相互作用の顕著な低下を示唆する。また同時に積分強度も 低下することから、白金表面上のCO被覆率が低下したこ とが示唆される。どちらの変化もプレピークプロセスの開 始時より高い電位で進行する。in situ STM測定では,基材 の構造変化がE=0.83 Vから始まることが示された^[8]。電 位をさらにプラス側に掃引し、0.86 Vにすると、Pt(100)表 面の再構成構造である大きな島状部位の周縁部から白金原 子が引き抜かれる核形成・成長プロセスが示された。ここ で指摘すべきは、プレピークが0.4 Vで発現するにも係ら ず、STM測定においては構造変化が観測されたのは0.83 V 以上であること。つまりこれは、諸文献の著者が提唱する、 プレピークが電位の上昇により形成される構造変化・欠陥 サイトで引き起こされる、という仮説を否定することを強 く示唆している。

COのプレピークがCVに現れない2回目の電位サイクリン グでは(Figure 2), ラマンスペクトルが明らかに異なる電 位依存性を見せる。つまり0.9 V付近まで, 大きなシフト傾 向の変化が見られなかった。さらに我々は, 2サイクル後に ArバブリングによりCOを溶液と電極表面から完全に取り 除き, その後, 0.1 Vに印加することで水素吸着された白金 表面(0.1 V)にCOを再吸着させた時,1回目のアノード掃引 における電気化学的応答,つまりプレピーク特性を再現で きることを見出した。また,陰イオンが吸着する電位領域 でCOを再添加した場合,プレピークの規模が顕著に小さ くなった。これらの観測結果は、Pt(100)表面の「不可逆的 劣化」がプレピーク特性の喪失につながったとする一部の 文献とは食い違う。つまりCOを完全に除去した後で再添 加した場合に,高電位で構造変化したPt(100)表面でも,プ レピーク特性が回復する現象を説明することができない。

プレピーク領域におけるPt(100)の失活と再活性化に関わ る別のメカニズムを提示するためには、活性中心サイトに 加えて、反応物質のみならず阻害種としての吸着COの役 割を検討する必要がある。特定の活性サイトの消失によっ てプレピーク特性の失活が引き起こされる可能性が説明で きる。CO酸化では、COと酸素含有種が同時に活性サイト にアクセスできなければならない。したがって、Pt(100)表 面失活の別の理由としては, 潜在的に活性なサイトがCO によって塞がれ,酸素含有種の形成や共吸着が阻まれた結 果, その後のCOの酸化が妨げられるということが考えら れる。この仮説に従って我々はCVでの所見とin situ顕微 鏡・分光分析を組み合わせ, Pt (100)表面におけるCO酸化 反応のプレピーク特性の無効化について理論付けた。0.1 V にてPt (100) 表面にCOを吸着した場合, 吸着水素の一部が CO吸着層(吸着単分子層)に置換されないことで、特定の COフリーサイトが少量形成されると考えられる。これら のサイトでは吸着水素がE>0.4 Vで脱離し, 競合的に酸素 含有種, CO, および陰イオンにより占められる。酸素含有

種は近隣のCO分子と互いに作用し合い,やがて後者は電気化学的酸化に至り,低電位領域でプレピークとして現れる。電位をE>0.9 Vまで上げると,テラスサイトでのCO酸化が起きる。その後のカソード掃引ではCO分子が,上に述べた特定のサイトを含む白金表面全体を覆い,酸素含有種の共吸着を阻害する。このため,2回目のアノード掃引ではCOのプレピークが抑制される。このメカニズムでは,構造変化・欠陥サイト生成後でも,プレピーク特性が再現される現象を問題なく説明できる。

我々は単結晶電気化学測定に,構造解析手法としてin situ STMおよびin situ SHINERS分析を組み合わせることで, 電位掃引中の電気化学的酸化反応特性および反応機構を解 明することに成功した。

SnO2系電解触媒上でのCO2還元反応

大気中の二酸化炭素(CO₂)含有量の著しい増加と、化石燃 料の燃焼や森林破壊といったさらなる人為的活動がもたら す,地球の気候への重大な影響について前世紀から科学者 たちの関心を大いに集めてきた。空気中のCO2含有量を低 下させるための, CO2の回収や隔離に関する数々の技術が 開発されている。そのなかでも特にCO2の電気化学的還元 を扱った文献や論文の数は,1870年のRoyerの先駆的研 究^[10]で初めて取り上げられて以来, 増え続けている。CO2 の電気化学的還元は複数の電子 - プロトン移動を伴い,室 温の水性媒体中で, CO, ギ酸塩, 炭化水素(CH4, C2H4, $C_{2}H_{6}$) およびアルコール (CH₃OH, C₂H₅OH, 1-プロパノー ル)が生産される。1980年代には、Horiらが様々な金属電極 におけるCO2の電気化学的還元反応について、電極材料に 関する生成物の選択性を報告した^[11]。著者らは金属を, CO2の変換産物に基づいて二つのグループに分類した。一 つは主にCOを生成し(Cu, Au, Ag, Pt, Pd, Zn, Niおよび Ga), もう一つはギ酸塩を生成する(Hg, Pb, Tl, Cd, In, Sn)。後者の金属の中で、ギ酸塩の生成に対する高い活性と 白金族や貨幣金属と比べて著しく低いコストから, スズが 注目されてきた。Sn/SnOx触媒系では, 生成物の選択性と 反応効率はさまざまな実験条件に左右される。一例として、 形状や構造,化学的な酸化状態,温度,CO2の圧力・濃度, 過電圧、および電解液のpH値などが挙げられる。このため、 CO2の電気化学的還元によるギ酸生成のファラデー効率 (FE)の報告値は、諸文献において5~90%と大きな差があ る。

反応条件下における触媒の詳細な特性を評価することは, その触媒活性,すなわち反応性,選択性,および長期電解 プロセスにおける安定性を把握するために欠かせない。し かし,不均一な,ナノ構造を持つ触媒の構造的・化学的特 性に生じる同時発生的な動的変化を,実際の電解セル内で の電解プロセス中,つまり"operando"で測定することは今 もなお非常な難題である。そんな中,オペランド・ラマン 分光法*1は, ナノ構造を持つ触媒の特性に関するリアルタ イムな化学的情報を提供できる有望な技術である。これに より触媒自身の構造,活性,安定性,つまりは酸化スズの 物性およびCO2の電気化学的還元活性に対する,反応生成 物の選択性との相関を確かめることが可能となる。

*1:オペランド・ラマン分光法:ラマン分光法を使った触媒特 性評価手法で、実反応条件下で同時に触媒本体や反応生成物 のリアルタイム・オンライン分析を行う。

そこで実際の酸化スズ触媒の化学的変化を電気化学反応条件下で観察するために、オペランド・ラマン分光分析を実施した。担体として還元型酸化グラフェン(rGO)に担持した酸化スズ ナノ粒子(SnO₂ NP)を電解触媒として合成・使用し、各種pH値での水溶液におけるCO₂の電解還元を行った^[12]。過去の文献から、酸化スズの安定性がpHと印加された電極電位の両者に影響されることが明らかになっていたため^[13],今回はpH 8.5~12を示す強アルカリ性または弱アルカリ性の溶液を用いた測定を行った。溶液の作製にあたっては、目的のpH値が得られるまで0.5 MのNaOH溶液へのCO₂の通気時間を制御する方法を用いた。

一連の電位依存の定常状態ラマンスペクトルには,478, 628, および770 cm⁻¹において, ルチル型SnO₂に由来する 三つの特徴的なラマンバンドが観測された。これらはEg, A_{1g} ,および B_{2g} の各モードに帰属される(**Figure 4A**)。CO₂ 還元触媒反応と同じ電位領域においては, SnO₂ NP自体の 金属Snへの電気化学的還元が進行する。したがって、SnO2 NP 上での還元電流には、CO2還元電流と並行して、SnO2 NP自身の金属Snへの還元電流が重なり,二つを分離する ことは困難である。そこで後者の電流値の傾向を視覚化す るために,各pH値溶液について,628 cm⁻¹のメインピーク の積分強度を電極電位に対してプロットした(Figure 4B)。 プロットの傾向から三つの電位領域(Ⅰ~Ⅲ)に区分でき た。(I)合成時のSnO₂相の領域, (II)SnO₂が部分的に(20 ~25%)金属Snへ還元された中間領域,(Ⅲ)SnO2が金属Sn に完全に還元された後の領域として、それぞれ区別した。 領域 I から II への転換は, pH 8.5の電解液では-0.5 V付 近, pH 9.7と12.0では-0.7 Vに見られた。領域Ⅱの強度値 は領域 I の値の約75~80%で, E<-1.2 Vまで強度値はほ ぼ一定であった。さらに、ガスおよびイオン交換クロマト グラフィーを用いた生成物分析を行うことで, ギ酸塩生成 におけるファラデー効率(FE)の値が、溶液のpH値と電位 との関数として得られた(Figure 4C)。

FEの測定値(SnO₂の生成物選択性)をラマン分光分析の結 果(SnO₂の減成)と対比することで、ギ酸塩生成のFEが触 媒表面の酸化状態に強く依存することが示された。中程度 のカソード電位(II)においては、FEは電極電位の低下につ れて上昇するが、さらにマイナス側の電位領域でFE曲線が



Figure 4 さまざまな電位とpHにおける,電位依存性のオペランドなラマ ン分析。(A)pH 9.7時の電位依存ラマンスペクトル,(B)A1gラマ ンピークの相対強度,(C)印加電位の関数としてのFE値。(文献 12のデータから,許諾を得て再プロット。Copyright 2015 American Chemical Society)

最大値を通り過ぎ,さらに低い電位領域(Ⅲ)では,触媒が 完全に金属Snに還元され,ギ酸塩生成FEとA_{1g}ピークの強 度が両方とも激しく減少した。興味深いことに,各FE曲線 の最大値は,熱力学的に安定な相が金属Snとされる電位 (プールベダイアグラムに基づき決定^[13B])に位置している にもかかわらず,実働環境下ではSnO₂ NPの還元は動力学 的には妨げられ,触媒が部分的にしか還元されず,SnO₂相 が依然広く見られることが示された。

オペランド・ラマン分光法を用いることで,実働条件下で のスズ電極上のCO2電気化学的還元により,ギ酸を形成す る触媒作用において,表面酸化物の部分的な存在が重要な 役割を果たすことが実証された。上記のように,我々は実 働条件下におけるオペランド・ラマン分光分析の実行可能 性を実証すると同時に,ナノスケールの表面検出ツールと 市販分析装置とを注意深く組み合わせることにより,CO2 研究やエネルギー開発の新興分野の先端研究が可能である ことを示した。

微生物と金属電極との界面における 細胞外電子移動プロセス

起電性微生物*2の発見は新たなエネルギー技術の研究にお ける大きなブレークスルーであり、微生物燃料電池、微生 物電気合成、微生物脱塩セル、そして汚染された環境を修 復する微生物電気修復セルといった、微生物の起電性呼吸 に基づく微生物電気化学技術(MET)の発展への道を切り 拓いた。基礎的な理解として、電極と個々の起電性微生物 との間で生じる界面プロセスのほとんどが電極表面に近 い、最も外側の細胞膜に位置する外膜シトクロム(OMC) に関するものが主である。そのため、微生物と電極との間 でOMCを介した効率的な電気的コミュニケーションを確 立し、界面抵抗を低減させることにより、METでの微生物 の全体的な電流生産量の増大やパフォーマンスの向上を図 ることが重要である。

*2:細胞外電子伝達を含む新しい微生物代謝モードである起電 性呼吸をする微生物。具体的には有機物などの燃料を酸化分 解して電子を取り出し、外部電極へ移動させる能力・機能を 有する微生物。多種多様な有機物から室温で電気を作り出す ことができ、さらに自己増殖できる微生物の特徴を生かした 廃棄物バイオマスを利用した発電システムへの応用が期待 されている。

既知の純粋培養物では最も高い電流密度を作り出すことの できる嫌気性起電性微生物のGeobacter sulfurreducens (Gs)は, Shewanella oneidensis同様, 起電性微生物の中で 最も徹底的に調査されている科の代表種である。Gs表面の OMCは金属電極への直接的な電子移動(ET)を担うとされ る。このプロセスはOMCの量が大きく制限された細胞で は実際に機能しなくなることからも示唆される。直接的へ テロ界面でのETにおけるOMCの役割がまだ十分に理解さ れていない状況で, 電気化学的応答とOMCの構造変化の 同時測定について検討し, 動作条件下における電極/細胞 界面に関与する相互作用やETプロセスの複雑な性質を理 解することが重要である。

我々は最近,金電極に直接吸着させたGs細胞の電気化学的 活性と構造特性の変化を,in situ分光法,顕微鏡法,および 電気化学的手法を組み合わせて観察した^[14-16]。我々の戦略 は,(電気)化学的特性が十分理解されている単結晶電極上 での電気化学に対し,in situ原子間力顕微鏡(AFM)を組 み合わせてGsのサブ単分子層の形態を解明し,表面増強赤 外吸収分光法(SEIRAS)およびギャップモード表面増強ラ マン分光法(GM-SERS)を組み合わせてGs/電極界面のin situの分子情報を高い表面選択性と感度で獲得することで ある。

微生物細胞はマイナスの表面電荷を帯びているので、 プラ スに帯電したAu(111)およびAg(111)電極上に静電吸着 し、Gsのサブ単分子層(subML:被覆率が10-20%程度の吸 着量)を作製できる。このとき電極は電子ドナーの役割を 果たす20 mMの酢酸塩を含有した重炭酸塩緩衝液中にあ り, 同液はあらかじめN2とCO2の混合ガス(4:1)により脱 酸素済みのものを使用した。これらの条件により、Gs細胞 は安定な酸化型として電極表面に吸着する。12時間の分極 処理の後に得られたこの微生物吸着層の形態について,電 子顕微鏡法(SEM)とin situ AFMによる特性評価から、い ずれにおいても、 均一に分布した 微生物細胞が、 孤立して 電極表面にしっかりと付着していることが確認された。Gs 細胞の数は100 µm²につき平均で10±2個で、これは10%の 被覆率に相当する。このsubMLの形成によって、以降のin situ分析では、近接する微生物間界面ではなく、微生物/電 極界面でのETプロセスのみを観察ができる。

Au (111)上のGs細胞subMLの電気化学的酸化還元活性を, CVを用いて分析した(Figure 5A)。CVでは酸化還元信号 が直接観測されたことから,微生物表面最外部の一部が電 極から十分近い位置にあり,界面を介してETしている直 接的証拠である。電位サイクルすることで,全電位領域で その酸化還元電流が顕著に低下し,5サイクル後にはほぼ 定常状態に達した。対応するボルタモグラムは,中間点電 位をそれぞれ-0.12 Vと-0.33 Vとする2組のピークを特 徴とする(Figure 5A)。定常状態におけるこれらの電気化 学的挙動は,表面に限定された酸化還元プロセスを示して おり,その酸化還元電位は細胞外のc型シトクロム(OmcZ) における以前の報告と同じ範囲にあった^[17]。

CV実験と同様に,減衰全反射光-SEIRA (ATR-SEIRA)スペクトルでも,5サイクル後に分光学的応答が定常状態に 達する。このときの挙動は電位に対して可逆的なものとな

る。電位値を低くすると, 1686 cm⁻¹におけるアミド I 由来 のシグナルの変化が生じ、同時にカソード走査時の界面水 の変角および伸縮モードの強度が増大した[14]。アミド I と 水の吸収帯はその後のアノード走査時に低下した。こうし た実験の観測結果から、次のような重要な側面が明らかに なった。(i)Gs細胞の還元型と酸化型との間を行き来する 電位サイクリングにおける定常SEIRAスペクトルの可逆 的変化から、Gs細胞の被覆率が電位サイクリング中には変 化しないことが示唆される。(ii)微生物細胞は金属電極へ の直接的な電気的コミュニケーションを維持する。(iii) 1659 cm⁻¹(酸化状態)から1686 cm⁻¹(還元状態)までのア ミドIバンドの顕著な電位依存シフトは,酸化還元活性を 持つタンパク質の二次構造の変化(a-ヘリックスからβ-ターンへ)を示唆している。タンパク質構造における電場 誘起型の立体配座(コンフォメーション)転移が, 界面電子 交換により適した立体配置(コンフィギュレーション)に導 く可能性が示唆された。

外膜シトクロムCユニット(OmcZなど)のヘム中心の構造 特性について, *in situ* GM-SERSを用いて,電気化学的制 御下での界面電子移動による構造変化を直接観察すること ができる。GM-SERSでは粒径55 nmの銀ナノ粒子(Ag NP)を光学アンテナとして使用した。同粒子をGs液と混合 した後で,平滑なAg電極上に,subMLの被覆率(約10%)分 を滴下した。Ag NPとAgの表面との組み合わせに適した 緑色励起レーザー(波長532 nm)を選択した。これはナノ 粒子のプラズモン共鳴だけでなく,ヘム中心のQバンド吸 収にも対応する波長で,表面増強共鳴ラマン効果を利用し た。

Figure 5Bに, *Gs*のsubMLの酸化型(0.0 V)および還元型 (-0.6 V)におけるGM-SERS応答を示す。バンド幅が大き いため個々のバンドを明確に帰属することが困難である が,純粋な*Gs*試料の標準ラマンスペクトルとの比較によっ



Figure 5 (A) Au(111) 上のGs subMLのサイクリックボルタモグラム。走査速度は0.01 Vs⁻¹。黒線:サイクル1,灰色線:サイクル2~7。はめ込み図:対応 するサイクル8のCV(青色)。(B) Ag NPと混合されたGs subMLの電位依存性GM-SERスペクトル。それぞれ,0.0 Vの酸化状態(上),-0.6 Vの還 元状態(下)。これらのスペクトルはλ=532 nmの励起により得られた(レーザー出力1 mW,150 mmのデフォーカス,取得時間10 s)。(C) GM-SERスペクトル中のv15バンドの成分分析から取得した酸化型(中実の正方形)と還元型(中空の三角形)の電位依存モル分率(Xa)。実線は一電子酸 化還元反応のネルンスト式のフィットを表す。(文献14のデータから,許諾を得て再プロット。Copyright 2014 the Owner Societies)

て,酸化型のc型シトクロムを識別するためのバンドが明 らかになった。酸化型Gs細胞では,スピン状態を表すマー カーバンドv2とv10の位置から,ヘムがヒスチジン基お よびメチオニン基を軸配位子とし,六配位低スピン状態に あることを示した。この結果から,持続的なレーザー照射 を受けても,プラスに分極された電極/電解質界面におけ るOMCの固有構造は多くの場合,保持されることが示唆 された。また我々のラマン測定では,Ag NPの存在がGs細 胞の活性機能を妨害するようには見えないものの,Ag NP の部分的内部化の可能性は排除できない。

電位をマイナス方向に掃引するとGsが電気化学的還元さ れ. それに伴いラマンスペクトルにも顕著な変化が現れる。 波数の下方シフトとスピンマーカーのピーク分裂がν2. v4, v10, v11, およびv15のモードで観測された。v4 と v 15の二つの強いバンドはとりわけヘムタンパク質の酸 化還元状態に対する感度が高い。二つとも、中心のFeに対 してNが配位されたピロール部分の対称なリングブリージ ングモードを表している。そこで酸化還元マーカーバンド v15の積分強度を、印加電極電位の関数として定量的に分 析し,吸着細胞の分光学的酸化還元応答として描写した。 酸化型と還元型のモル分率の変化は、はっきりとしたS字 型の挙動を示した(Figure 5C)。このGsのsubMLにおける 酸化還元プロセスにおける成分変化について、二つの酸化 還元状態の相対濃度を印加電極電位の関数としてNernst 式から試算することができ、有効酸化還元電位-0.32 V, 有効電子交換数0.8が導かれた。前者の値はCV実験で得ら れたGs関連の酸化還元電位の範囲とよく一致するが、後者 は均一な性質を持つc型シトクロムの酸化還元プロセスに おける期待値(1)をやや下回る。この結果は、界面酸化還元 電位に特定の分布があることを示唆しており、 ブロードな ピークを示すボルタンメトリープロファイルとよく一致す る。低スピンと高スピンの共存による,スピンマーカー モード v 2, v 3および v 10が分裂することは特筆すべきで あるが、この遷移の性質についてはまだ明らかになってい ない。

我々は、金属電極と密な接触を持つOMCが、その構造や電 気化学的性質を微生物/電極界面の電極電位に応じて変え ている明確な証拠を、in situ分光分析手法の活用によって 示すことができた。この界面効果は、自己組織化単分子膜 (SAM)の導入によって微生物/電極表面間距離が広がる につれて減少する^[15]。さらに、我々は、各種の外部結合基 を含むω-官能性アルキルチオールのSAMでAu電極を修飾 し、Gs細胞を固定化することで、SAMの生体適合性とGs 細胞の電流生産特性に対する配位子効果を調べた^[16]。カル ボキシル基を末端に有する配位子では、微生物/電極界面 におけるヘテロ界面ETを促進することを見出し、Gsの OMCの生体適合性の条件として必要であることを示した。 表面電気化学に基づいた、微生物細胞のsubMLに関する 我々のアプローチは,動作条件下における単一細胞の詳細 なin situ分析が実現可能であることを示した。電気微生物 学という新興分野にとって,ナノスケールやマイクロス ケールの表面電気化学的ツールと微生物学的アプローチと の組み合わせは,微生物と電気装置とを組み合わせた新し いシステムのプロセスや相互作用を探究する新しい機会を 提供してくれる。

結論

本稿では、ラマン分光法の歴史に続き、近年のin situラマ ン分光研究を、特に電気化学的条件下の固液界面における 電気化学的および微生物学的電子移動プロセスに着目しつ つ、手短に概観した。1974年に初めて表面増強ラマン散乱 の発見が報告されて以来、分析装置の技術進歩に伴って、 表面増強ラマン分光法は基礎研究・応用研究の分析におけ る強力な診断的技法へと発展してきた。我々の研究室では、 共焦点ラマン顕微鏡LabRAM HR800を用いたin situラマ ン分光分析による固液界面の局所構造と活性特性の測定を 通じて、電気化学的条件下での分子レベルでの電子移動プ ロセスの検証を行っている。

参考文献

- [1] C.V. Raman, K.S. Krishnan, Nature 121, 501 (1928).
- [2] M. Fleischmann, P.L. Hendra, A.J. McQuillan, *Chem. Phys. Lett.* 26, 163(1974).
- [3] D.L. Jeanmaire, R.P. Van Duyne, J. Electroanal. Chem. 84, 1 (1977).
- [4] M.G. Albrecht, J.A. Creighton, J. Am. Chem. Soc. 99, 5215(1977).
- [5] Just for examples, (a)S. Schluecker, Angew. Chem. Int. Ed. 53, 4756(2014); (b)Z.Q. Tian, B. Ren, D.Y. Wu, J. Phys. Chem. B 37, 9463(2002); (c)S. Schluecker "Surface Enhanced Raman Spectroscopy" Wiley-VCH, Weinheim (2011); (d)R. Aroca "Surface-Enhanced Vibrational Spectroscopy" Wiley, West Sussex(2006).
- [6] J. Clavilier, D. Armand, S.G. Sun, M. Petit, J. Electroanal. Chem. 205, 267(1986).
- [7] (a)Z.Q. Tian, B. Ren, Annu. Rev. Phys. Chem. 55, 197(2004); (b)
 D.Y. Wu, J.F. Li, B. Ren, Z.Q. Tian, Chem. Soc. Rev. 37, 1025 (2008).
- [8] A.V. Rudnev, A. Kuzume, Y. Fu, Th. Wandlowski, *Electrochim. Acta* 133, 132(2014).
- [9] J.F. Li, Z.Q. Tian et al. *Nature* 464, 392(2010).
- [10] M.E. Royer Compt. Rend. Hebd. Séances Acad. Sci. 70, 731 (1870).
- [11] Y. Hori, H. Wakebe, T. Tsukamoto, O. Koga, *Electrochim. Acta* 39, 1833(1994).
- [12] A. Dutta, A. Kuzume, M. Rahaman, S. Vesztergom, P. Broekmann, ACS Catalysis 5, 7498 (2015).
- [13] (a)S. Lee, H.K. Ju, R. Machunda, S. Uhm, J.K. Lee, H.J. Lee, J. Lee, J. Mater. Chem. A 3, 3029(2015);(b)M. Pourbaix, Atlas d'equilibres electrochimique; Gauthier-Villars et Cie: Paris, P 479(1963).
- [14] A. Kuzume, U. Zhumaev, J. Li, Y. Fu, M. Füeg, M. Estévez, Z. Borjas, Th. Wandlowski, A. Esteve-Nuñez, *Phys. Chem. Chem. Phys.* 16, 22229 (2014).
- [15] M. Füeg, Z. Borjas, M. Estévez, A. Esteve-Nuñez, I.V. Pobelov, P. Broekmann, Th. Wandlowski, A. Kuzume, submitted to Bioelectrochemistry.
- [16] A. Kuzume, U. Zhumaev, J. Li, Y. Fu, M. Füeg, M. Estévez, Z. Borjas, A. Esteve-Nuñez, Th. Wandlowski, *Electrochim. Acta* 112, 933(2013).
- [17] (a)K. Inoue, X. Qian, L. Morgado, B.C. Kim, T. Mester, M. Izallalen, C.A. Salgueiro, D.R. Lovley, *Appl. Environ. Microbiol.* 76, 3999(2010);(b)K. Inoue, C. Leang, A.E. Franks, T.L. Woodard, K.P. Nevin, D.R. Lovley, *Environ. Microbiol. Rep.* 3, 211(2011).