固体欠陥ダイナミクスと SOFC 電極構造変化の予測に向けた

ナノ・メゾケール解析

O原 祥太郎^{1,2}

1東京大学生産技術研究所(〒153-8505東京都目黒区駒場 4-6-1)

²CREST-JST(〒102-0076 東京都千代田区五番町 7)

1. 緒言

固体材料の力学・電気的性質といったマクロ応答は、材料内のメゾスケール微細構造やミクロスケ ール欠陥挙動に強く支配される.こうした中、ミクロからマクロに渡る様々な計算科学的手法は、現 象の理解を助け、かつ構造制御・材料設計指針を与える次世代アプローチとして期待されている。

分子動力学法を代表としたミクロ計算では、材料内の欠陥の生成・移動といった熱活性化過程に直 結した活性化パラメータを見積もることが鍵となる.しかしながら、この見積もりには十分な時間ス ケールでのサンプリングが不可欠となり、分子計算の時間スケールが大きな壁となる.本報では、こ うした時間スケールの克服を目指した位相空間サンプリング技術の開発状況と、転位生成・原子空孔 移動といった固体特有の現象への適用可能性を報告する.

固体酸化物形燃料電池 (SOFC) のメゾスケール電極多孔構造は、マクロな発電特性と強い相関をも つことがよく知られている。特に、電極微細構造が長時間作動中の固相焼結に伴う変化は、発電反応 の場である三相界面量の低下を招くため、構造の時間発展と発電特性との相関を明らかにすることが 安定構造設計をする上で不可欠となる。本報では、モンテカルロ法を用いたメゾスケール焼結シミュ レーターの開発状況と、SOFC三次元実構造への適用可能性を報告する.

2 固体中の熱活性化現象の解明に向けた原子スケール解析概要

固体材料中の欠陥挙動の多くは熱活性化過程であり、その挙動は、応力σと温度 Τ に依存した活性 化自由エネルギー $\Delta Q(\mathbf{g},T)$ で記述される.活性化自由エネルギーは,活性化エンタルピー $\Delta H(\mathbf{g})$ と活 性化エントロピー $\Delta S(\sigma)$ を用いて、 $\Delta Q = \Delta H - T\Delta S$ と記述できる。また、ジャンプ過程での体積変化

を意味する活性化体積 Ω は、 $\Omega = -\partial Q(\sigma)/\partial \sigma$ として算出 できる.本研究では、こうした活性化パラメータを、加 速化分子動力学法(Adaptive-boost 法[2])·Metadynamics 法・NEB 法・熱力学的積分法など様々な原子計算手法を 活用して算出を試みた。

一例として表面からの転位生成過程の結果を示す。こ こでは、実験的に転位生成が作動する環境として、T=300 K 近くで ΔQ(σ,T)が 0.45~0.90 eV となる作用応力下につ いて計算を実施した.得られた活性化エンタルピーとエ ントロピーの関係を図1に示す.活性化エントロピーの オーダーは、実験環境領域で25~35 k_B(Ni)となり、空孔 ジャンプ 3.5 kBに比べ一桁大きい. この転位生成のエン トロピーは発生頻度にして 10¹³(s⁻¹)にも相当し,活性化 エネルギーの温度依存性の考慮は極めて重要であると考 えられる.また、表面からの転位生成過程に対して ΔS と



Fig. 1 Relation between activation entropy and enthalpy associated with heterogeneous dislocation nucleation.

ΔHの間に比例関係(MN rule)が成り立っていることも興味深い.

3. 固相焼結メゾシミュレーターの開発と固体酸化物形燃料電池への適用

3.1 POTTS モンテカルロ法を用いた焼結シミュレーター概要

Potts モデルは、多数の立方格子で構成された3次元空間の各格子に整値(Q値)を与え、同じQ値 を持つ隣り合う格子群を1つの結晶粒とみなし、異なるQ値を持つ格子間に存在する結晶粒界(ある いは表面)を数え上げることで、焼結体全体の過剰エネルギーを定める。焼結体微構造の時間発展は、 古典的な固相焼結理論に基づき、粒成長(粒界移動)・表面拡散・粒界拡散による緻密化(空孔の発生・ 拡散・消滅)の3つの現象(キネティクス)に従うものとする[3]。これらの現象をある定めた頻度に 従って発生させながら、モンテカルロ法により構造の時間発展を求める。

3.2 固体酸化物形燃料電池の燃料極実構造変化予測

2 次元 FIB-SEM 画像を元に 3 次元再構築化された Ni-YSZ 燃料極実構造[4]の構造変化を予測した. 電極の製造条件と運転中の構造変化との関係を検討するため、異なる製造温度のサンプルを解析した (1400℃・1450℃sinterd model)。図 2 (左) に微構造変化 (Ni 相のみを表示)の様子を、図 2 (右) に Ni 平均結晶粒径と三相界面密度の時間変化を示す。粒径・三相界面密度ともに,初期において大きく 変化した後,その後徐々に変化が小さくなりほぼ一定値に落ち着く。結晶粒径はおよそ 25~40%増加、 三相界面は 30~50%の減少を示しており、その挙動だけでなく増加率・減少率ともに実験とよい一致を 得た[5].また、より高温で製造された構造(1450℃sinterd)がより粗大化しやすいこともわかる。こ のことは、製造段階で定まる YSZ 相のサイズに、Ni の焼結性が強く影響されていることを示唆してい る。本シミュレーターは、今後、様々な初期構造に適用することで、より性能劣化の少ない電極構造 の製造指針を提示できる有用な工学ツールとなることを期待している。



Fig. 2 (Left) Microstructural evolution of Ni-YSZ anode during 50000 MCS. (Right) Time evolution of Ni grain size and triple-phase boundary density.

参考文献

- (1) T. Zhu, et. al, Prog. Mater. Sci. 55, 710 (2010)
- (2) S. Hara, et. al., Phys. Rev. B, 82, 184114 (2010)
- (3) V. Tikare et. al, Comput. Mater. Sci., 48, 317-325 (2010)
- (4) H. Iwai et. al, J. Power Sources., 195, 955-961 (2010)
- (5) G. J. Nelson et. al, Acta Mater., 60, 3491-3500 (2012)