SPring-8材料構造の解析に役立つ計算科学研究会(第2回) /第5回SPring-8先端利用技術ワークショップ —構造材料開発における放射光技術と計算物質科学の新展開— AP品川京急第2ビル, 7/22(金), (2016)

フェーズフィールド法による 材料組織形成過程の解析 - 組織から力学特性へ -

小山敏幸

名古屋大学大学院工学研究科 マテリアル理工学専攻(材料工学分野)





内容

【不均一組織形態と力学特性の関係解明】

1. GPゾーン組織と時効硬化曲線 (Mg合金の析出硬化に対する3D-PF組織・特性解析)

2. マクロ組織形態と応力-ひずみ曲線 (鉄鋼材料の複相組織における応力-ひずみ曲線の計算)

< < 背景> 従来の時効析出は底面析出 → 強度改善において効果的ではない (G.P.ゾーン形成)



<計算方法1> Mg基hcp合金の相分離に対するPFシミュレーション プリス・マティックプレート状GPゾーン形成のPFシミュレーション



全自由エネルギー汎関数

$$G_{sys} = G_{c} \{c(\mathbf{r}, t), s_{i}(\mathbf{r}, t)\} + E_{grad} \{c(\mathbf{r}, t), s_{i}(\mathbf{r}, t)\} + E_{str} \{c(\mathbf{r}, t), s_{i}(\mathbf{r}, t)\}$$

発展方程式

$$\frac{\partial c(\mathbf{r}, t)}{\partial t} = \nabla \cdot \left\{ M \nabla \frac{\delta G_{sys}}{\delta c(\mathbf{r}, t)} \right\},$$

$$\frac{\partial s_{i}(\mathbf{r}, t)}{\partial t} = -\sum_{i} L_{ij} \frac{\delta G_{sys}}{\delta s_{i}(\mathbf{r}, t)}$$

$$G_{sys} : \text{全自由エネルギ} - \mathbf{r} : \text{空間位置}$$

$$M : \mathrm{拡散} O \text{ Borgender L}$$

化学的自由エネルギー (KKSモデル)

$$G_{c} = \int_{\mathbf{r}} \begin{bmatrix} G^{\alpha}(c_{\alpha})(1-\sum_{i=1}^{3}h(s_{i})) + G^{GP}(c_{GP})\sum_{i=1}^{3}h(s_{i}) \\ + W_{c}\sum_{i=1}^{3}q(s_{i}) + W_{s}g(s_{i}) \end{bmatrix} d\mathbf{r}$$

$$G^{\alpha}(c_{\alpha}) = \frac{1}{2}W_{a}(c_{\alpha}-c_{\alpha}^{0})^{2}, \quad G^{GP}(c_{GP}) = \frac{1}{2}W_{GP}(c_{GP}-c_{GP}^{0})^{2} \\ h(s_{i}) \equiv s_{i}^{2}(3-2s_{i}), \quad q(s_{i}) \equiv s_{i}^{2}(1-s_{i})^{2}, \quad g(s_{i}) \equiv s_{1}s_{2}+s_{2}s_{3}+s_{3}s_{1} \\ c_{\alpha} = \frac{W_{GP}c + (W_{\alpha}c_{\alpha}^{0}-W_{GP}c_{GP}^{0})s_{GP}}{W_{GP}s_{\alpha}+W_{\alpha}s_{GP}}, \quad c_{GP} = \frac{W_{a}c + (W_{GP}c_{GP}^{0}-W_{a}c_{\alpha}^{0})s_{\alpha}}{W_{GP}s_{\alpha}+W_{a}s_{GP}}$$

化学的自由エネルギーの汎関数部分

$$\frac{\delta G_{c}}{\delta c(\mathbf{r},t)} = \frac{\delta G^{\alpha}(c_{\alpha})}{\delta c(\mathbf{r},t)} (1 - \sum_{i=1}^{3} h(s_{i})) + \frac{\delta G^{GP}(c_{GP})}{\delta c(\mathbf{r},t)} \sum_{i=1}^{3} h(s_{i})$$

$$\frac{\delta G^{GP}(c_{GP})}{\delta c(\mathbf{r},t)} = \frac{W_{a}W_{GP}}{W_{GP}s_{\alpha} + W_{a}s_{GP}} (c_{\alpha} - c_{\alpha}^{0})$$

$$\frac{\delta G^{GP}(c_{GP})}{\delta c(\mathbf{r},t)} = \frac{W_{a}W_{GP}}{W_{GP}s_{\alpha} + W_{a}s_{GP}} (c_{GP} - c_{GP}^{0})$$

$$\frac{\delta G_{c}}{\delta s_{i}(\mathbf{r},t)} = \frac{dh(s_{i})}{ds_{i}} \left(G^{GP}(c_{GP}) - G^{\alpha}(c_{\alpha}) + (c_{\alpha} - c_{GP}) \frac{\partial G^{\alpha}(c_{\alpha})}{\partial c_{\alpha}} \right) + W_{c} \frac{dq(s_{i})}{ds_{i}} + W_{s} \frac{dg(s_{i})}{ds_{i}}$$







Mg-1.3at%X 合金の473K等温時効における相分解過程のPFシミュレーション (a)*t*'=2, (b)*t*'=10, (c)*t*'=40, (d)*t*'=100, (e)*t*'=200, (f)*t*'=800

Mg-1.3at%X 合金の473K等温時効における相分解過程のPFシミュレーション a)t'=2, b)t'=10, c)t'=40, d)t'=100, e)t'=200, f)t'=800

<計算方法2> カ学特性と組織形態との定量的関連性の解明 GPゾーン組織上でのPF転位動力学シミュレーション 秩序変数 ・すべり面のPF: $S_0(\mathbf{r},t)$ [1本の転位がGPゾーン組織内を 移動していく場合を想定] ・濃度場: $C(\mathbf{r},t)$ [Mg-X仮想二元系を仮定] ・3つのハリアントを区別するPF: $S_1(\mathbf{r},t), S_2(\mathbf{r},t), S_3(\mathbf{r},t)$

濃度場とバリアントのPFは固定し、転位のPFのダイナミクスを計算

PF転位動力学シミュレーション:すべり面を薄いマルテンサイトとみなした計算法

[Y.U.Wang,Y.M.Jin,A.M.Cuitino and A.G.Khachaturyan,Acta mater., 49(2001),1847–1857.]

化学的自由エネルギー

 $G_{\rm c} = \int_{\mathbf{r}} \left[16 \left(W_{\rm dis} + W_{\rm ce} \left(s_1(\mathbf{r}) + s_2(\mathbf{r}) + s_3(\mathbf{r}) \right) \right) s_0^2(\mathbf{r}, t) (1 - s_0(\mathbf{r}, t))^2 \right] d\mathbf{r},$

勾配エネルギー

$$E_{\text{grad}} = \int_{\mathbf{r}} \left[\frac{1}{2} \kappa_{\text{dis}} (\mathbf{n}_0 \times \nabla s_0)^2 \right] d\mathbf{r},$$

弾性歪エネルギー

$$W_{ ext{dis}}$$
:エネルギー障壁 $W_{ ext{ce}}$:エネルギー障壁 $\kappa_{ ext{dis}}$:転移の勾配エネルギー定数 \mathbf{n}_0 :単位ベクトル σ_{ij}^A :外力

$$E_{\rm str} = \frac{1}{2} \int_{\mathbf{r}} C_{ijkl} \left\{ \varepsilon_{ij}^{c}(\mathbf{r}) - \varepsilon_{ij}^{0}(\mathbf{r}) \right\} \left\{ \varepsilon_{kl}^{c}(\mathbf{r}) - \varepsilon_{kl}^{0}(\mathbf{r}) \right\} d\mathbf{r} - \int_{\mathbf{r}} \sigma_{ij}^{A} \varepsilon_{ij}^{c}(\mathbf{r}) d\mathbf{r}$$

t'=20(b)の組織上での転位の移動シミュレーション(σ_{31}^{A} =45MPa): (a)t'=0, (b)t'=200, (c)t'=600, (d)t'=800, (e)t'=1200 and (f)t'=1600.

t'=20(b)の組織上での転位の移動シミュレーション($\sigma_{31}^{A}=45$ MPa): (a)t'=200, (b)t'=600, (c)t'=800, (d)t'=1200 and (e)t'=1600.

く結論>

(1) Mg基hcp合金の相分離に対するPFシミュレーション

- ・同一バリアントの相間の弾性相互作用により、GPゾーンが一時的にやや離れて 安定化している様子が観察された。
- ・異なるバリアント間の弾性相互作用により、相成長が長期にわたり停滞している 様子が観察された。
- ・GPゾーン形成に伴う弾性拘束が組織形態形成に大きな影響を及ぼす事が 示された。
- (2) 力学特性と組織形態との定量的関連性の解明
 - ・析出硬化曲線を定性的に再現することに成功した。
 - ・転位とGPゾーンの弾性相互作用により、転位の移動挙動が変化した。弾性相互作用エネルギーが正の領域では、転位の移動が停止または遅くなる。弾性相互作用エネルギーが負の領域では、転位の移動が速くなる。
 - ・プリズマティックプレート状GPゾーンを形成する組織が強度改善において効果
 的であることが示された。
 - ・GPゾーン形状、および転位とGPゾーンとの弾性相互作用が時効硬化挙動に 複合的に影響を及ぼすことが示唆された。

謝辞 JST 先端的低炭素化技術開発プログラム(ALCA)

超軽量高性能汎用型マグネシウム合金の創製(代表 鎌土重晴)

内容

【不均一組織形態と力学特性の関係解明】

1. GPゾーン組織と時効硬化曲線 (Mg合金の析出硬化に対する3D-PF組織・特性解析)

2. マクロ組織形態と応力-ひずみ曲線 (鉄鋼材料の複相組織における応力-ひずみ曲線の計算)

マクロ組織形態と応力-ひずみ曲線(鉄鋼材料の複相組織における応力-ひずみ曲線の計算)

- 1. フェーズフィール・法を活用した3D組織の構成と 改良型セルント法に基づく応カーひずみ曲線の 組織形態依存性
- 2. 改良型セカント法とデータ同化を用いた単相組織の応力-ひずみ曲線の逆問題的導出

「3D材料組織・特性解析の基礎と応用」 新家光雄(編), 足立吉隆/小山敏幸(著), 内田老鶴圃, (2014). (日本学術振興会,「加エプロセスによる新機能発現」第176委員会)

3D組織形態の計算例

Wengのセカント法 (現象論的な、複相組織の応力-歪曲線計算モデル)

Eshelbyテンソルの計算手法

全歪 :
$$\varepsilon_{ij}^{c}(\mathbf{r})$$

eigen歪: $\varepsilon_{ij}^{0}(\mathbf{r}) \equiv \varepsilon_{ij}^{00} \underline{s(\mathbf{r})}$
弾性歪: $\varepsilon_{ij}^{el}(\mathbf{r}) = \varepsilon_{ij}^{c}(\mathbf{r}) - \varepsilon_{ij}^{0}(\mathbf{r})$

フック則: $\sigma_{ij}^{el}(\mathbf{r}) = C_{ijkl} \varepsilon_{kl}^{el}(\mathbf{r}) = C_{ijkl} \{\varepsilon_{kl}^{c}(\mathbf{r}) - \varepsilon_{kl}^{0}(\mathbf{r})\}$,微小歪理論: $\varepsilon_{kl}^{c}(\mathbf{r}) \equiv \frac{1}{2} \left\{ \frac{\partial u_{k}(\mathbf{r})}{\partial r_{k}} + \frac{\partial u_{l}(\mathbf{r})}{\partial r_{k}} \right\}$ **平衡方程式**: $\sigma_{ij,j}^{el}(\mathbf{r}) = \frac{\partial \sigma_{ij}^{el}(\mathbf{r})}{\partial r_i} = 0 \rightarrow C_{ijkl} \frac{\partial^2 u_k}{\partial r_i \partial r_i} = C_{ijkl} \varepsilon_{kl}^{00} \frac{\partial s}{\partial r_i} \rightarrow C_{ijkl} k_j k_l u_k(\mathbf{k}) = -i C_{ijkl} \varepsilon_{kl}^{00} k_j s(\mathbf{k})$ $\begin{bmatrix}
 u_k(\mathbf{k}) = -iG_{ik}(\mathbf{k})C_{ijkl}\varepsilon_{kl}^{00}k_js(\mathbf{k}) = -iG_{ik}(\mathbf{k})\sigma_{ij}^{00}k_js(\mathbf{k}), & \mathbf{n} \equiv \mathbf{k}/|\mathbf{k}| \\
 \varepsilon_{kl}^c(\mathbf{k}) = i\frac{1}{2}\{u_k(\mathbf{k})k_l + u_l(\mathbf{k})k_k\} = G_{ik}(\mathbf{k})k_lk_jC_{ijmn}\varepsilon_{mn}^{00}s(\mathbf{k}) = \Omega_{ik}(\mathbf{n})n_ln_jC_{ijmn}s(\mathbf{k})\varepsilon_{mn}^{00}$ $\varepsilon_{kl}^{c}(\mathbf{r}) = \int_{\mathbf{k}} \varepsilon_{kl}^{c}(\mathbf{k}) \exp(i\mathbf{k} \cdot \mathbf{r}) \frac{d\mathbf{k}}{(2\pi)^{3}} = \int_{\mathbf{k}} \Omega_{ik}(\mathbf{n}) n_{l} n_{j} C_{ijmn} s(\mathbf{k}) \varepsilon_{mn}^{00} \exp(i\mathbf{k} \cdot \mathbf{r}) \frac{d\mathbf{k}}{(2\pi)^{3}}$ $= \left[\int_{\mathbf{k}} \Omega_{ik}(\mathbf{n}) n_{l} n_{j} C_{ijmn} s(\mathbf{k}) \exp(i\mathbf{k} \cdot \mathbf{r}) \frac{d\mathbf{k}}{(2\pi)^{3}} \right] \varepsilon_{mn}^{00} = S_{klmn} \varepsilon_{mn}^{00}$ $\left(G_{ik}^{-1}(\mathbf{k}) \equiv C_{iikl}k_{i}k_{l}, \quad \Omega_{ik}^{-1}(\mathbf{n}) \equiv C_{iikl}n_{i}n_{l}\right)$ Eshelbyテンソル 20

Phase-field微視的弾性論

全歪 :
$$\varepsilon_{ij}^{c}(\mathbf{r})$$

eigen歪: $\varepsilon_{ij}^{0}(\mathbf{r}) \equiv \varepsilon_{ij}^{00} s(\mathbf{r})$
弾性歪: $\varepsilon_{ij}^{el}(\mathbf{r}) = \varepsilon_{ij}^{c}(\mathbf{r}) - \varepsilon_{ij}^{0}(\mathbf{r})$

フック則: $\sigma_{ij}^{el}(\mathbf{r}) = C_{ijkl} \varepsilon_{kl}^{el}(\mathbf{r}) = C_{ijkl} \{\varepsilon_{kl}^{c}(\mathbf{r}) - \varepsilon_{kl}^{0}(\mathbf{r})\}$,微小歪理論: $\varepsilon_{kl}^{c}(\mathbf{r}) \equiv \frac{1}{2} \left\{ \frac{\partial u_{k}(\mathbf{r})}{\partial r} + \frac{\partial u_{l}(\mathbf{r})}{\partial r} \right\}$ **平衡方程式**: $\sigma_{ij,j}^{el}(\mathbf{r}) = \frac{\partial \sigma_{ij}^{el}(\mathbf{r})}{\partial r_i} = 0 \rightarrow C_{ijkl} \frac{\partial^2 u_k}{\partial r_i \partial r_i} = C_{ijkl} \varepsilon_{kl}^{00} \frac{\partial s}{\partial r_i} \rightarrow C_{ijkl} k_j k_l u_k(\mathbf{k}) = -i C_{ijkl} \varepsilon_{kl}^{00} k_j s(\mathbf{k})$ $\begin{bmatrix} u_k(\mathbf{k}) = -iG_{ik}(\mathbf{k})C_{ijkl}\varepsilon_{kl}^{00}k_j s(\mathbf{k}) = -iG_{ik}(\mathbf{k})\sigma_{ij}^{00}k_j s(\mathbf{k}), & \mathbf{n} \equiv \mathbf{k}/|\mathbf{k}| \\ \varepsilon_{kl}^c(\mathbf{k}) = i\frac{1}{2}\{u_k(\mathbf{k})k_l + u_l(\mathbf{k})k_k\} = G_{ik}(\mathbf{k})k_lk_jC_{ijmn}\varepsilon_{mn}^{00}s(\mathbf{k}) = \Omega_{ik}(\mathbf{n})n_ln_jC_{ijmn}s(\mathbf{k})\varepsilon_{mn}^{00} \\ \varepsilon_{kl}^{00}(\mathbf{k}) = i\frac{1}{2}\{u_k(\mathbf{k})k_l + u_l(\mathbf{k})k_k\} = G_{ik}(\mathbf{k})k_lk_jC_{ijmn}\varepsilon_{mn}^{00}s(\mathbf{k}) = \Omega_{ik}(\mathbf{n})n_ln_jC_{ijmn}s(\mathbf{k})\varepsilon_{mn}^{00} \\ \varepsilon_{kl}^{00}(\mathbf{k}) = i\frac{1}{2}\{u_k(\mathbf{k})k_l + u_l(\mathbf{k})k_k\} = G_{ik}(\mathbf{k})k_lk_jC_{ijmn}\varepsilon_{mn}^{00}s(\mathbf{k}) = \Omega_{ik}(\mathbf{n})n_ln_jC_{ijmn}s(\mathbf{k})\varepsilon_{mn}^{00} \\ \varepsilon_{kl}^{00}(\mathbf{k}) = \frac{1}{2}\{u_k(\mathbf{k})k_l + u_l(\mathbf{k})k_k\} = G_{ik}(\mathbf{k})k_lk_jC_{ijmn}\varepsilon_{mn}^{00}s(\mathbf{k}) = \Omega_{ik}(\mathbf{n})n_ln_jC_{ijmn}s(\mathbf{k})\varepsilon_{mn}^{00}s(\mathbf{k}) \\ \varepsilon_{kl}^{00}(\mathbf{k}) = \frac{1}{2}\{u_k(\mathbf{k})k_l + u_l(\mathbf{k})k_k\} = G_{ik}(\mathbf{k})k_lk_jC_{ijmn}\varepsilon_{mn}^{00}s(\mathbf{k}) = \Omega_{ik}(\mathbf{k})n_ln_jC_{ijmn}s(\mathbf{k})\varepsilon_{mn}^{00}s(\mathbf{k}) \\ \varepsilon_{kl}^{00}(\mathbf{k}) = \frac{1}{2}\{u_k(\mathbf{k})k_l + u_l(\mathbf{k})k_k\} = \frac{1}{2}\{u_k(\mathbf{k})k_k\} = \frac{1}{2}\{u_$ $\varepsilon_{kl}^{c}(\mathbf{r}) = \int_{\mathbf{k}} \varepsilon_{kl}^{c}(\mathbf{k}) \exp(i\mathbf{k} \cdot \mathbf{r}) \frac{d\mathbf{k}}{(2\pi)^{3}} = \int_{\mathbf{k}} \Omega_{ik}(\mathbf{n}) n_{l} n_{j} C_{ijmn} s(\mathbf{k}) \varepsilon_{mn}^{00} \exp(i\mathbf{k} \cdot \mathbf{r}) \frac{d\mathbf{k}}{(2\pi)^{3}}$ $= \left[\int_{\mathbf{k}} \Omega_{ik}(\mathbf{n}) n_l n_j C_{ijmn} s(\mathbf{k}) \exp(i\mathbf{k} \cdot \mathbf{r}) \frac{d\mathbf{k}}{(2\pi)^3} \right] \varepsilon_{mn}^{00} = S_{klmn} \varepsilon_{mn}^{00}$ $\left(G_{ik}^{-1}(\mathbf{k}) \equiv C_{iikl}k_{i}k_{l}, \quad \Omega_{ik}^{-1}(\mathbf{n}) \equiv C_{iikl}n_{i}n_{l}\right)$ Eshelbyテンソル

塑性変形が支配的である場合 (母相:フェライト, 介在物:パーライト) $\sigma = 744(0.002 + \varepsilon^{p})^{0.2345}$ [MPa] $\sigma = 1160(0.001 + \varepsilon^{p})^{0.1630}$ [MPa] $E_{0} = 200$ [GPa], $\nu_{0} = 0.3$

[Rudiono and Y.Tomota: Acta Mater., 45(1997), 1923]

結論(1)

塑性変形が支配的な場合、複相組織全体の応力-歪曲 線は、介在物の形状や全体組織形態にはほとんど依存 しないが、体積分率には大きく依存する。

塑性変形が支配 ⇒ 球近似1体問題で、体積 分率のみを考慮すれば良い。

また塑性変形の後半で、加工により、介在物形状が変化することも、以上から結果に影響しないことがわかる。

介在物が硬い場合 (母相:フェライト,介在物:ベイナイト)

$$\sigma = 744(0.002 + \varepsilon^{p})^{0.2345}$$
 [MPa]
 $\sigma = 1643(0.0005 + \varepsilon^{p})^{0.0751}$ [MPa]
 $E_{1} = 200$ [GPa], $v_{1} = 0.3$

[Rudiono and Y.Tomota: Acta Mater., 45(1997), 1923]

結論(2)

弾性変形の寄与が大きな条件下では、複相組織全体の応力-歪 曲線は、体積分率だけでなく、介在物の形状に大きく依存する。

【弾性変形の関与が大きい場合(硬い介在物)】

>体積分率だけでなく、介在物の形態まで考慮する必要がある。

- ≻引張り方向に対する組織形態の異方性が、応力-歪曲線に 影響を及ぼす。
- >ランダム組織と層状組織との差は大きいが、層状組織間 (1次元および3次元層状組織)の差は小さい。

上記は変形初期に対応するので、変形による介在物形状の変 化は小さいと仮定できる点も重要。

PF法から力学特性までの連続解析

組織形成シミュレーションから力学特性計算へ

改良セカント法に基づく応力-歪曲線の計算

(1) 計算に用いた入力パラメータ(フェライト+マルテンサイト) $\sigma^{\alpha} = 744.5(0.002 + \varepsilon^{p})^{0.2334}$ [MPa] $\sigma^{M} = 1514.0(1.0 \times 10^{-7} + \varepsilon^{p})^{0.056}$ [MPa] $E_{1} = 200$ [GPa], $\nu_{1} = 0.3$ (by Rudiono and Tomota)

マテリアルズインテグレーションの実現に向けて

新たな課題

通常、マルテンサイト単相の応力-ひずみ曲線を実験 的に決定することは簡単ではない。

一方、DP鋼自体の応力-ひずみ曲線の実験は比較的 容易である。

またフェライト単相の応力-ひずみ曲線についても精 度の高いデータが入手しやすい。

⇒マルテンサイト単相の応力-ひずみ曲線を逆問題式 に決定できないだろうか?

問題設定:改良型セカント法と粒子フィルタを用いて、マルテンサイト単相の スウィフト式のパラメータを推定する。

データ同化(粒子フィルタ)の計算手順(パラメータ推定の場合:MCMCと同じ) 問題設定:マルテンサイト単相の応力-ひずみ曲線: $\sigma = a(b + \varepsilon)^n$ のパラメータ:(a,b,n)を推定 システムモデル: $\mathbf{X}_{t|t-1} = \mathbf{X}_{t-1|t-1} + \mathbf{V}_t$ (最適化対象のパラメータの発展式) 観測モテ^{*}ル: $\sigma_t = h(\mathbf{x}_{t|t-1}) + W_t$ ($h(\mathbf{x})$ はセカント法のプログラム, σ_t は二相鋼の応力) (観測ノイス^{*}) 同化対象のパラメータベクトル $\mathbf{X}_{t|t-1}^{(i)} = \mathbf{X}_{t-1|t-1}^{(i)} + \mathbf{V}_{t}^{(i)}$:パラメータの分布をバスにて少し変化させる (システムノイス゛) $(\varepsilon_t, \sigma_t)$ $=\frac{1}{\sqrt{2\pi R_{t}}}\exp\left[-\frac{1}{2}\left(\sigma_{t}-h(\mathbf{x}_{t|t-1}^{(i)})\right)^{\mathrm{T}}R_{t}^{-1}\left(\sigma_{t}-h(\mathbf{x}_{t|t-1}^{(i)})\right)\right]_{(R_{t}:\mathfrak{A})}$ 二相鋼全体の 応力-ひずみ 曲線のデータ $\mathbf{X}_{t|t-1}^{(i)}$ $\beta_t^{(i)} = \frac{\lambda_t^{(i)}}{\sum_{l} \lambda_t^{(i)}} \implies \left\{ \mathbf{X}_{t|t-1}^{(i)} \right\}_{i=1}^N \longrightarrow \left\{ \mathbf{X}_{t|t}^{(i)} \right\}_{i=1}^N$ 1~(*t*-1)まで ^{*} 尤度に合わせてパラメータセットを更新(復元抽出) のデータを用 いた時のt番 尤度の規格化 (より一致しているパラメータが生き残る) 36 目の推定値

DP600の文献データを用いた解析

DP600:
$$\sigma = 1140(0.005 + \varepsilon^{p})^{0.2}$$
 [MPa] (by S. Basak *et al.*)
Ferrite: $\sigma^{(F)} = 744(0.002 + \varepsilon^{p})^{0.2345}$ [MPa] (by Rudiono
and Y.Tomota)
($E = 200$ [GPa], $\nu = 0.5$, $f_0 = 0.3$)

マテリアルズインフォマティクス/マテリアルズインテグレーション における材料設計のまとめ

1. モデル内の未知定数を逆問題解析にて推定 キーポイント: 未知定数 2. シミュレーションで変化させる因子を選択 の推定 ・物質定数(粒界相の磁性、結晶粒サイズ、結晶方位、・・・) ・プロセス定数(温度、外部磁場、・・・) ·組織情報(体積分散、界面積、界面形状、配向性、···) キーポイント: 3. 因子を変化させたシミュレーション(計算によるデータ取得) 重い複雑 な計算を軽 4. 因子とシミュレーション結果との関係をニューラルネット等の く表現能力 非線形階層モデルにより表現 の高い計 5. 学習済モデルによる各因子の感度解析や広域探索 算に転写し 解析 ⇒ 現象の支配因子の重要度・最適条件を迅速定量化

シミュレーションの計算が軽い場合には、ニューラルネット等の近似モデルは不要。しかし計算が重い、もしくは 現象が複雑な場合には、上記形式が有効(複雑な現象について近似モデル自体が得られる点も大 きな刈ット)。以上の方法論は、実験による材料設計の場合も全く同様となる。実験とシミュレーションを合 わせて上記手法を進めると、物理的現象理解と因子・感度解析、また広域探索・最適化を同時に 進めることができ、同時に簡略定量モデル(つまり学習済近似システム)まで手元に残ることになる。