工業用JIS1種チタン薄板と鋼板の成形性比較 および成形シミュレーション技術

Comparison of Formability between Commercially Pure Titanium JIS Class1 Sheet and Steel Sheets and Forming Simulation Technology

三 好 遼太郎* 伊 丹 美 昭 Ryotaro MIYOSHI Yoshiaki ITAMI

録

抄

JIS1 種純チタンの成形性を理解するため、同強度レベルの深絞り用鋼板と SUS316 を比較材に種々の 試験を行った。引張試験では鋼板、SUS と比較してチタンの異方性は大きく、強度、延性ではチタン≒ 鋼板<SUS、r 値では SUS<鋼板<チタンとなった。種々の矩形ブランクを用いた張出し試験の張出し 高さは鋼板≦チタンとなり、ブランク形状次第で SUS<チタンとなった。深絞り試験では限界深絞り比 (LDR) が SUS で 2.2、鋼板で 2.3、チタンで 2.6 となり、チタンでは Δr からの予測と異なる方向に大き な耳が形成された。Hill の直交異方性の 2 次の降伏関数でチタンの角筒絞り成形シミュレーションを行い、 板厚分布が良く一致した。今後、異方硬化を考慮した構成則を開発し、さらなる精度向上を目指す。

Abstract

To understand the formability of commercially pure titanium JIS class1 sheet, we conducted various tests with steel sheets for deep drawing having the same level of strength and SUS316. The results of the tensile test show that the titanium has higher anisotropy than the steel sheet and SUS, and has almost the same level of strength and ductility as the steel sheet but has lower ductility than the SUS. Also, the titanium has the largest r value while the SUS has the smallest one. The results of the punch stretch forming test with various blanks show that the limiting dome height of the titanium has a larger stretching height than the SUS. At the deep drawing test, the limiting drawing ratios (LDR) of the SUS, steel sheet, and titanium are 2.2, 2.3, and 2.6, respectively and the titanium had a large ears formed in a direction different than that estimated based on Δr . With Hill's quadratic orthotropic yield function, we performed square deep drawing simulation for the titanium, where the same plate thickness distribution was obtained. In the future, we will develop a constitutive law that takes into account anisotropic hardening, aiming for further improvement in accuracy.

1. 緒 言

チタンは地殻中に9番目に多く存在する元素だが,精錬 が難しく工業化から僅か数十年と歴史は浅い。しかし,軽 くて強い,耐食性が高い,発色が容易で意匠性に優れるな どの優れた特長を武器に適用の範囲を拡大し¹⁾,近年,一 般的な金属として広く認知されるようになった。一方,チ タンの軽くて強いという強烈な印象やチタンを構成する六 方最密充填構造 (hcp) は低延性を連想させ,成形が難しい 材料とイメージされることがある。実際にはチタンは強度, 延性バランスにも優れており,代表的な適用先である板式 熱交換機や自動車,建材,高級民生品などでは,厳しいプ レス成形を施されたJIS1種純チタンが使用されている。今 後,このような成形を必要とする市場にチタンを展開して いくには,まず,JIS1種を中心とした純チタンが成形性の 良い材料として広く認知されていくことが肝要である。さ らに,その成形性を活かすために,hcp起因の強い異方性 やそれに伴う計算シミュレーションの難しさ^{2,3},高い摩擦 係数といった課題の解決手法の拡充が必要である。本報で は,JIS1種純チタンの高い成形性と異方性を直感的に理解 できるデータの取得に向け,自動車向け深絞り用鋼板および汎用ステンレス鋼 SUS316を比較材に引張試験,球頭張出し試験,および円頭深絞り試験を実施した。また,チタンの異方性を加味した計算シミュレーションの精度向上に対する取り組み例について紹介する。

2. 実験方法

2.1 供試材

供試材には表1に示す化学成分の,厚さ0.49mmのプレス成形用JIS1種純チタン薄板(以下,CP-Ti),表2に示す 化学成分の厚さ0.50mmの自動車向け深絞り用鋼板JAC 270D(以下,LC-Steel)および厚さ0.54mmの汎用のステン レス鋼SUS316(以下,SUS316)薄板を用いた。図1に供 試材毎のミクロ組織を示す。CP-Tiのミクロ組織は平均粒 径 60µm 程度の等軸であり,テンションレベラーで導入さ れたひずみで僅かに双晶が形成されていた。LC-Steelおよ び SUS316のミクロ組織は10~15µm 程度の等軸であった。

2.2 引張試験,球頭張出し,円筒深絞りおよびひずみ 解析方法

各供試材について引張試験,球頭張出し試験および円筒 深絞り試験を行った。LC-Steel については液圧バルジ試験 も行った。引張試験では圧延方向(以下,L方向),45°方 向(以下,D方向),圧延幅方向(以下,T方向)にJIS13B 試験片(評点間距離 50mm)を作製し,ひずみ速度を0.2% 耐力まで0.3%/min,その後,30%/minとした。また,公称 ひずみ4%時点でのr値を測定した。球頭張出し試験では, ひずみモードを変化させるため,ブランク形状を30L×90T mm,40L×90Tmm,50L×90Tmm,60L×90Tmm,70L×

表1	CP-Ti の化学成分
Chemical	composition of CP-Ti

					(mass%)
Material	N	С	0	Fe	Ti
CP-Ti	0.001	0.005	0.5	0.03	Bal.

90Tmm, 90L×90Tmm, 90L×70Tmm, 90L×60Tmm, 90L ×50Tmm, 90L×40Tmm, 90L×30Tmm とした。90L×90T mmの正方形ブランクでは等2軸ひずみ変形,その他の長 方形ブランクでは長軸方向が主ひずみとなり、短軸長が短 mmの球頭ポンチとr6mm, クリアランス2mmのビード付 きダイスを用いた。材料毎の摩擦係数を統一するため、潤 滑にナフロンテープ TOMBO 9001 t0.05mm (以下, ナフロ ンテープ)を用い、しわ押さえ荷重 7ton、ポンチ上昇速度 を20mm/minとし、各ブランクの張出し高さを評価した。 液圧バルジでは、ブランク形状を150L×150Tmmとし、孔 径 φ 100 mm, r 10 mm のビード付きダイスを用い, しわ押さ え荷重 40 ton で、5 min 程度で破断するよう徐々に油圧を 増加した。円筒深絞り試験では080~108mmまで4mm ピッチで円形ブランクを作製し、金型には \$40 mm, r8 mm の円筒ポンチとクリアランス 1.75mm, r10mm のダイスを 用いた。材料毎の摩擦係数を統一するため、潤滑にはナフ ロンテープを用い、しわ押さえ面圧を4MPa、ポンチ上昇 速度を 20mm/min で限界深絞り比 (以下, LDR: Limiting Drawing Ratio) を測定した。各試験片には試験後にひずみ が確認できるよう、予め□2mmのグリッドマーキングを施 した。引張試験片、張出し試験片および液圧バルジ試験片 の破断部近傍のひずみを非接触歪解析装置 AutoGrid で測 定し、成形限界線図 (FLD: Forming Limit Diagram) を作成 した。

実験結果および考察

3.1 引張試験

表 3に引張試験結果を示す。LC-Steel, SUS316と比較 して, CP-Tiの異方性は非常に大きく, 0.2%耐力はL<D <T方向,引張強さはD<L<T方向の順に高くなった。ま た,均一伸び(U-EL)と全伸び(T-EL)は引張強さと逆の 傾向でT<L<D方向となった。r値はL<D<T方向の順 に高く,T方向は7.9と顕著に高い値であった。材料毎のL,

表 2 LC-Steel, SUS316の化学成分 Chemical composition of LC-Steel, SUS316

									(mass?
Material	С	Si	Mn	Р	S	Ni	Cr	Мо	Fe
LC-Steel	0.004	0.005	0.079	0.019	0.0039	—	—	-	Bal.
SUS316	0.016	0.59	1.31	0.033	0.0086	10.57	16.91	2.01	Bal.



図 1 供試材の光学顕微鏡写真 Optical micrographs of samples (a) CP-Ti, (b) LC-Steel, (c) SUS316

D, T方向の平均値を比較すると、全伸び、引張強さは CP-Ti = LC-Steel \leq SUS316, r 値は SUS316 \leq LC-Steel \leq CP-Ti となった。また、r 値の異方性については式(1)の面内異方 性 Δ r で評価した。

 $\Delta r = \frac{(r_L + r_T)}{2} - r_D$ (1) ここで, r_L , r_T , r_D はそれぞれ L, T および D 方向の r 値で ある。 Δr は CP-Ti で 0.5, LC-Steel で 0.0, SUS316 で -0.1 となった。

図2に公称応力 - 公称ひずみ線図(以下, S-S曲線)を 示す。CP-Tiでは加工硬化にも異方性があり, S-S曲線を 比較すると CP-Ti の L 方向, LC-Steel および SUS316 は公称ひずみと共に公称応力が増加する傾向であったが, CP-Ti の D 方向では公称応力の変動が小さく, T 方向では耐力測定後, すぐに公称応力が最大となり,以降,単調に低下した。図3にひずみ毎のn値の推移を示す。CP-Ti の L および D 方向ではn値が真ひずみと共に増加した。特に D 方向は高ひずみ域になるほどn値の増分が大きくなっており,均一伸びが大きい要因と考えられる。なお, CP-Ti の T 方向は均一伸びが小さいため, n 値のひずみ依存性については不明であった。一方, LC-Steel のn 値はひずみ依存

表3 各材料の引張方向毎の 0.2%耐力 (0.2%PS),引張強さ (TS),均一伸び (U-EL),全伸び (T-EL),r値, Δr 0.2% proof stress (0.2%PS), tensile stress (TS), uniform elongation (U-EL), total elongation (T-EL), r-value, Δr of materials in three direction

	1	0.20/ DC	TC	LLEI	TTI			
Material	Cutting direction	0.2%PS	15	U-EL	I-EL	r-value	Δr	
		/MPa	/MPa	%	%			
СР-Ті	L (0°)	169	296	31	45	2.0		
	D (45°)	188	284	46	59	4.5	0.5	
	T (90°)	202	310	5	31	7.9		
	Ave.	187	297	27	45	4.8	-	
LC-Steel	L (0°)	138	303	23	43	1.3	0.0	
	D (45°)	146	302	23	43	1.5		
	T (90°)	142	303	22	43	1.7		
	Ave.	142	302	23	43	1.5	-	
SUS316	L (0°)	265	614	45	54	0.8	-0.1	
	D (45°)	263	586	48	58	1.0		
	T (90°)	257	596	52	60	1.0		
	Ave.	262	598	48	57	0.9	-	







図 3 各材料の引張方向毎の n 値に及ぼすひずみの影響 Effect of strain on n-value of each material in different tension directions

性が小さく、SUS316 の n 値は CP-Ti の L, D 方向と同様に ひずみと共に増加した。上記のように n 値は引張方向やひ ずみによって変動するため、一概に材料毎の比較はできな いが、2%から均一伸びの範囲の平均的な n 値を比較する と、CP-Ti の T 方向<CP-Ti の D 方向<CP-Ti の L 方向 \Rightarrow LC-Steel<SUS316 の順に高かった。

3.2 球頭張出し試験および FLD の作成

種々の矩形ブランクを用いて球頭張出し試験を行い, 張 出し高さを測定した。図4にブランク形状毎の張出し高さ の比較を示す。CP-Tiの張出し高さは引張試験の全伸びの 異方性とは逆傾向となり, L(図中右側)<T(図中左側)方 向となった。材料毎に張出し高さを比較すると, L30×T90 からL60×T90にかけてLC-Steel<SUS316<CP-Tiとなり, L70×T90からL90×T60にかけてLC-Steel≦CP-Ti<SUS 316となり, L90×T50からL90×T30にかけてLC-Steel≒ CP-Ti≒SUS316となった。いずれのブランク形状において もCP-Tiの張出し高さはLC-Steelと同等以上となり, ブラ ンク形状次第ではSUS316をも上回った。

一般に, 張出し高さにはn値と破断部の最大主ひずみ (以下, 成形限界ひずみ)が寄与することが知られている⁵。 そこで張出し試験片の成形限界ひずみを測定し, 張出し高 さとの関係を調査した。図5にブランク形状毎の張出し高 さと公称ひずみに換算した成形限界ひずみ(以下,成形限 界ひずみ(公称))を示す。張出し高さにはn値も寄与する ため完全な一致はしなかったが,どの材料も張出し高さと 成形限界ひずみ(公称)の推移は類似の挙動となった。 CP-TiのT方向では,n値は小さかったが,成形限界ひず み(公称)が大きいため,その寄与によって,張出し高さが 高くなったと考えられる。なお,SUS316の短軸L30×T90, L90×T30のブランクで成形限界ひずみ(公称)が小さな値 となっているが,図6のようにしわ押さえの拘束が影響し, ブランクの端に亀裂が生じ,伝播して破断したためと考え られる。

引張試験,球頭張出し試験片の破断部付近の成形限界 ひずみを測定し,FLDを作成した。図7に各材料のFLD



図 6 SUS316 の破断の様子 (L30×T90mm) Broken part of SUS316 (L30×T90mm)



図 4 各材料の張出し高さに及ぼすブランク形状の影響 Effect of blank shape on limiting dome height of each material



図 5 各材料の張出し高さと成形限界ひずみ (公称) に及ぼすブランク形状の影響 Effects of blank shape on limiting dome height and forming limit nominal strain of each material



図7 材料毎の FLD Forming limit diagram of each material

を示す。球頭張出し試験のブランク形状毎のひずみモード は、L90×T90mmでは等2軸ひずみ、短軸60mmの矩形 では平面ひずみとなった。なお、LC-Steel は等2軸ひずみ 変形を狙った L90×T90mm ブランクで等2軸と平面ひずみ の間のひずみモードで破断が生じたため、等2軸の成形限 界ひずみには液圧バルジ試験の破断部の値を用いた。CP-Tiの成形限界ひずみは主ひずみ方向毎に異なり、L<T方 向となり、等2軸からL方向の平面ひずみにかけて特に低 かった。プレス成形などで該ひずみモードの局所変形を加 える際には思わぬ破断に留意する必要がある。材料毎に成 形限界ひずみを比較すると、引張 - 引張変形となる第1象 限の等2軸からT方向が主ひずみとなる領域にかけては CP-Ti≒LC-Steel < SUS316 となり、L 方向が主ひずみとなる 領域では CP-Ti <LC-Steel <SUS316 となった。T 方向が主 ひずみの引張 - 圧縮変形である第2象限では SUS316 < LC-Steel < CP-Ti となり、L 方向が主ひずみの引張 - 圧縮変形 である第4象限では SUS316<LC-Steel ≒ CP-Ti となった。

3.3 円筒深絞り試験

図8に円筒深絞り試験片を示す。深絞り可能なブランク の最大直径は CP-Ti では ϕ 104mm (LDR2.6), LC-Steel で は ϕ 92mm (LDR2.3), SUS316 では ϕ 88mm (LDR2.2) と なった。図9に円筒深絞りの模式図を示す⁴)。深絞り性は, ポンチ肩部 (a 点:引張 - 引張変形)の破断荷重 Pa が高く, フランジ (b 点:引張 - 圧縮変形)を流入させるのに必要な 荷重 Pb が小さいほど良好となり⁴, 一般に r 値が高いほど, LDR が向上することが知られている⁵)。本試験においても 材料の平均 r 値が高い順に LDR が大きかった。円筒深絞 り中に肩部に生じる最大応力 σ_{Pa} (以下, 肩部最大応力)を 式 (2) で定義した。

$$\sigma_{P_a} = \frac{Pa_{max}}{D t}$$

ここで、Pa_{max} は深絞り中の最大荷重, D はポンチ直径, t は初期の板厚である。図 10 に肩部最大応力に及ぼすブラ ンク径の影響を示す。なお、図中の×は肩部の破断を示し ており、×の肩部最大応力が肩部の破断応力となる。CP-Ti



図 8 各材料の深絞り試験片 Deep drawing test piece of each material



図 9 深絞り試験の模式図⁴⁾ Schematic of deep drawing test⁴⁾



図 10 材料毎の肩部最大応力に及ぼすブランク径の影響 Effect of blank shape on maximum stress at punch shoulder of each material

とLC-Steelの肩部最大応力の推移は同等であったが、肩部の破断応力はLC-Steelが410MPa程度であるのに対し、

(2)

CP-Ti が 480MPa 程度と大きく上回った。**CP-Ti** と LC-Steel の L, D, T 方向の引張強さから材料強度が同程度と考え れば, **CP-Ti** の高い深絞り性には肩部の破断応力の増加が 大きく寄与したと考えられる。

深絞り成形において耳はr値の異方性と密接な関係があ り、CP-Tiでは大きな耳が形成された。耳の形成方向は面 内異方性 Δr で整理できることが知られている²⁾。例えば r, ≒r_r≠r_pでΔrが正の場合,LおよびT方向のr値がD方 向より高くなる。その結果、フランジのLおよびT方向で の引張 - 圧縮変形が促進され、耳が形成される。Δr が負の 場合は同様の考えでD方向付近に耳が形成される。表3 に示すように CP-Tiの Δr は 0.5 で正の値であったが,図 11 に示すように CP-Tiの耳は D 方向付近に形成された。 チタンはr値がL<D<Tで、それぞれの差が大きいため、 上記の Δr の考え方とは異なる機構で変形が生じたと推定 される。図12に深絞り途中で肩部が破断した CP-Tiの の 108mmのフランジの形状を示す。フランジの模様はブラン クに予め施しておいた. □2mm のグリッドマーキングであ る。グリッドの湾曲から、L 方向に対し、T 方向の引張 -圧縮変形が小さいことがわかる。CP-Tiの 0.2%耐力は L< D<T 方向の順に大きいため、T 方向の変形が抑制され、T 方向の変形を補うために、L、D 方向には大きな変形が生 じると考えられる。この時 r 値が L < D 方向であるため, D 方向の変形が相対的に大きくなり、フランジ形状が D 方向 を角とした四角形の様相になったと考えられる。その結果, 対角線が長い D 方向に耳が形成されたと推定される。



図 11 CP-Tiの深絞り試験片 (*φ*96mm) Deep drawing test piece of CP-Ti (*φ*96mm)



図 12 CP-Ti のフランジ形状 (φ108mm; パンチ肩部で破 断した試験片)

Flange shape of CP-Ti (\$\phi108\text{ mm}\$; broken at punch shoulder)

4. 成形シミュレーション

4.1 チタン材のプレスシミュレーション

民生品のチタン材は特に IT (Information Technology)等の筐体のプレス成形に用いられるようになっている。上記のように、チタンの材料の特性として、鋼と異なり大きな 塑性異方性に加え加工硬化の異方性があり、加工は難しいとされている。

そこで,日本製鉄(株)はこれらの特性を考慮し,かつ板 厚方向の応力を考慮可能な3次元のソリッド要素を用いた 解析技術を開発している。チタンの成形シミュレーション 技術の向上には,より高精度にチタン材の変形を模擬でき る材料構成則を開発・適用することが必要である。

4.2 チタン材のシミュレーション方法

チタン材は大きなr値を有する塑性異方性を示す上,図 13のように,引張方向毎に,応力-歪曲線が異なる加工硬 化の異方性も有し,鋼とは異なる変形挙動を示す。また, ショックライン低減を目的とする解析には板厚方向の応力 を考慮することが必要である⁹。

本シミュレーションモデルは板厚方向の応力を考慮でき るように3次元ソリッド要素を用いた弾塑性有限要素法を 用い,式(3)のHillの直交異方性の2次降伏関数で近似し た解析を行った。

 $a_{1}(\sigma_{y}-\sigma_{z})^{2}+a_{2}(\sigma_{z}-\sigma_{x})^{2}+a_{3}(\sigma_{x}-\sigma_{y})^{2}+a_{4}\tau_{yz}^{2}+a_{5}\tau_{xz}^{2}+a_{6}\tau_{xy}^{2}=\overline{\sigma}^{2}$ (3)

また,加工硬化の異方性は要素の流入方向にて考慮する 方法で近似した。

4.3 解析結果

今回は図13の純チタン材を使用し、□70mmのパンチ による角筒の深絞り試験を行い、実験との比較を行った。 ブランクサイズは□140mm、板厚は0.5mm、しわ押さえ 荷重は9.8kNとした。潤滑材を用い、摩擦係数µ=0.05条 件を与えた。角筒深絞り成形について適用した計算と実験 の成形状態との比較を図14に示す。解析は実験で発生す



図 13 純チタン材の異方硬化 Anisotropic work-hardening of pure titanium



図 15 角筒絞りにおける板厚分布 (H=30mm) Thickness distribution of square deep drawing (H=30mm)



図 14 角筒深絞りの成形形状 Forming shape of square deep drawing

るキャニングやショックラインなどの形状不整の発生をシ ミュレートできているのがわかる。このシミュレーション により、しごきを伴う最適な金型クリアランス等の事前検 討を行うことが可能になった。

板厚の分布の比較を図 15 に示すが,ほぼ良い一致をし ていることがわかる。高次の降伏曲面や有限要素法の変形 様式に適した要素やメッシュ分割の適用など,より一層の 解析精度の向上が望まれる。

4.4 今後の展望

日本製鉄では以上の内容を踏まえてチタン材特有の材料 の引張方向により応力 - 歪関係が異なる(異方硬化)を考 慮した構成則を開発している。入力した各方位の応力 - 歪, r 値から計算後の応力 - 歪, r 値を算出し, 概ね良好に異方 硬化, 塑性異方性を再現できることを確認している。今後 は成形・加工のシミュレーション技術を実用化し, ユー ザーへのソリューション提案等の展開も図りたい。

5. 結 言

 チタンは圧延方向(以下,L方向),圧延幅方向(以下,T 方向)および45°方向(以下,D方向)で異方性が大きく,
 0.2%耐力ではL<D<T方向,引張強さではD<L<T方 向となった。また,r値はL<D<Tであり,T方向は7.9 と顕著に大きな値となった。

- CP-Tiの均一伸びは T<L<D 方向であったが、平均的な n 値は T<D<L 方向となり一致しなかった。CP-Tiの n 値はひずみと共に増加し、D 方向は高ひずみ域になるほ ど n 値の増分が大きくなるためと考えられる。
- L, D, Tの平均値を材料毎に比較すると、全伸びと引張 強度は CP-Ti≒LC-Steel<SUS316 となり、r 値は SUS316
 <LC-Steel<CP-Ti となった。
- 種々の矩形ブランクを用いた球頭張出し試験の張出し高 さでは、どのブランクにおいても LC-Steel≤CP-Ti となり、 ブランク形状次第では CP-Ti が SUS316 をも上回った。
 CP-Ti の T 方向では n 値は小さいが、成形限界ひずみが 高いため、張出し高さは良好であった。
- ・成形限界ひずみは第1象限(引張-引張)ではCP-Ti≒ LC-Steel<SUS316となり,第2象限(T方向引張-L方 向圧縮)ではSUS316<LC-Steel<CP-Tiとなり,第4象 限(L方向引張-T方向圧縮)ではSUS316<LC-Steel≒ CP-Tiとなった。
- CP-Tiは等2軸変形からL方向の平面ひずみにかけての 成形限界ひずみが低く,該ひずみモードの局所変形で思 わぬ破断を生じる可能性がある。
- ・円筒深絞り試験では LDR が SUS316 で 2.2, LC-Steel で
 2.3, CP-Ti で 2.6 となり, CP-Ti が最良となった。ただし,
 CP-Ti では Δr から予測される方向と異なり, D 方向に大きな耳が形成された。
- T 方向は最もr 値が高いが,耐力が高く変形が生じ難いため谷となり,2番目にr 値が大きいD 方向にひずみが集中し耳が形成されたと推定される。
- Hillの直交異方性の2次の降伏関数でチタンの角筒絞り 成形シミュレーションを行い、実験結果と比較した。輪 郭形状の比較から、材料流入については若干の差異が認 められたが、板厚の分布は良く一致した。
- ・現在チタン材特有の材料の引張方向により応力 歪関係

が異なる(異方硬化)を考慮した構成則を開発しており, 今後,成形・加工のシミュレーション技術を実用化し, ユーザーへのソリューション提案等の展開も図りたい。

参照文献

1) 山出善章 ほか: 軽金属. 67 (4), 126 (2017)

- 2) 伊敷万太郎 ほか:日本機械学会論文集 (A 編). 75 (752), 95 (2009)
- 3) 大上哲郎 ほか:日本機械学会論文集(A編). 79 (801), 79 (2013)
- 4) 臼田松男:新日鉄技報. (375), 22 (2001)
- 5) 吉田亭:ふえらむ. 23, 20(2018)
- 6) 伊丹美昭: CAMP-ISIJ. 20(6), 1403 (2007)



三好遼太郎 Ryotaro MIYOSHI
 鉄鋼研究所 材料信頼性研究部
 チタン・ステンレス研究室 主任研究員
 千葉県富津市新富20-1 〒293-8511



伊丹美昭 Yoshiaki ITAMI 日鉄テクノロジー(株) 富津事業所 材料ソリューション部 専門主幹 博士(工学)