

燃焼ガス模擬雰囲気において低炭素鋼板上に生成した 酸化物スケールの還元挙動

佐伯 功*・池田 貴司*・大野 浩一*・佐藤 忠夫*・黒澤 進*2

Reduction of Oxide Scales Formed on Low Carbon Steel Sheet in Synthesized Combustion Gas Isao SAEKI, Takashi IKEDA, Koichi OHNO, Tadao SATO and Susumu KUROSAWA

Synopsis : Reduction of oxide scale, which formed on low carbon steel sheet at 973K for 4.5 ks in 10.9 kPa CO₂-14.5 kPa H₂O-bal. N₂, was studied at 673–1073K in pure H₂. Reduction was slow at 673K and it became fast up to 823K. Between 823–873K, however, the reduction became slower than that at lower temperatures and showed a minimum at 873K. Then the reduction became faster with increasing temperature above 873K. The temperature at which the reduction was the slowest coincides with that of transformation between magnetite and wüstite. Surface appearance of scales was different in these two temperature regions; surface cracks increased with reduction time at low temperature, whereas surface sintering proceeded with the time at high temperatures. The reason for the sudden reduction manner change around 873K was considered in terms of morphology, type and porosity of the oxide scales. It is concluded that the formar two can be the reason for the sudden change of reaction manner.

Key words: protective coating; plate.

1. 緒言

12

連続溶融Zn-Alめっき鋼板の生産では,めっき槽に鋼板 が入る際の表面性状がめっき膜の密着性に影響し,たとえ ばめっき前工程で表面に油汚染や発錆などがあるとめっき の密着不良が発生する。そこでめっき前に電解洗浄等によ る脱脂除去(電解洗浄方式),弱酸化性雰囲気での汚染物 燃焼除去とこれにひき続く水素還元(燃焼還元方式)のい ずれかの前処理が行われる。このうち燃焼還元方式では炭 素由来の表面汚染物を二酸化炭素および水蒸気として燃焼 もしくは揮発除去したのち,燃焼生成した鋼の高温酸化物 スケールを還元する。このとき還元が不完全であると,表 面汚染物や酸化物の残留によりめっき金属と鋼板の濡れあ るいは反応が妨げられめっきの密着不良がおこりうる^{1,2)}。

燃焼還元方式を用いた溶融亜鉛系めっきラインは多く建 設されているにもかかわらず,そこで実際におこっている 酸化還元については報告がない。燃焼還元設備を要素に分 けると,鋼の高温酸化に関しては多くの研究がなされてお り,生成する高温酸化物スケールの構成,酸化速度定数に 対する酸素分圧の影響などに関していくつものテキストに まとめられている^{3,4)}。また鉄鉱石あるいはFe₂O₃,Fe₃O₄, FeOなどFe酸化物の比較的低温における水素還元に関して は研究報告がなされているが⁵⁻¹⁵⁾,めっき前処理のような 低温度域における純度の高い高温酸化物スケールの水素還 元に関する報告はほとんどない⁸⁻⁹。

本研究はこれらの背景にもとづき,(1)実際には弱酸性 雰囲気である無酸化炉における高温酸化物スケールの生成 挙動,および(2)水素還元炉におけるスケールの還元除去 挙動に関する基礎的な知見を得る目的で実施した。なお, 実ラインでは鋼材の無酸化炉の滞在時間はわずか数秒程度 であるが,そのような短時間で生成する薄いスケールの評 価は難しいので,今回は厚いスケールに関する検討結果を 報告する。

2. 実験方法

2・1 試料と前処理

試料は厚さ 0.3 mmの JIS SPCC鋼で,その組成を Table 1 に示す。試料を $20 \times 10 \text{ mm}^2$ に切り出し,上部に直径 2 mm の吊るし穴をあけた後,最終 #1000まで蒸留水中で湿式研 磨,さらに 1 μ m アルミナペーストにより琢磨した後,エ タノールにより超音波脱脂・乾燥した。

Table 1. Chemical composition of JIS SPCC specimen (in mass%)

С	Mn	Р	S	Si
0.043	0.19	0.015	0.007	0.012

平成22年3月15日受付 平成22年9月17日受理 (Received on Mar. 15, 2010; Accepted on Sep. 17, 2010)

*2 北海鋼機(株) (Hokkai Koki Co. Ltd.)

^{*} 室蘭工業大学材料物性工学科 (Department of Materials Science and Engineering, Muroran Insitute of Technology, 27-1 Mizumoto Muroran Hokkaido 050-8585)

13



Fig. 1. Schematic representation of experimental set-up. (A) specimen, (B) preparation chamber, (C) shutter, (D) air cylinder, (E) furnace, (F) coolant gas inlet, (G) quartz tube, (H) exhaust port, (I) flow meter, (J) humidifier, (K) N₂, (L) CO₂ or H₂.

2・2 高温酸化および還元

Fig. 1に本研究のために作成した高温酸化・還元装置の 概略図を示す。試料は(A)位置にあるK型熱電対に吊るし, (B)のチェンバー内部を約1.2ksの間,流量1.7 cm³s⁻¹のN₂ で置換したのち,(C)のシャッターを開けただちに(D)のエ アシリンダーによりあらかじめ所定温度に維持している (E)の電気炉に急速に引き下げた。一定時間の酸化もしく は還元を行ったのち,試料を引き上げ,(F)からN₂ガスを 導入し試料を急冷した。酸化雰囲気は11.3 kPa CO₂-15.3 kPa H₂O-bal. N₂とし,還元は純H₂ガスを用いた。実際の 生産ラインでは還元の際にたとえばアンモニア分解ガスな どを用いており水素分圧は低いが,ここでは実験の安全を 考慮して純H₂ガスとした。なお,還元実験は973Kで4.5 ks酸化した試料を用いて行った。

Fig. 1の装置を用いて酸化および還元を行った際の試料の温度履歴をFig. 2に示す。加熱速度は一定ではなく973Kに近づくと減少するため,正確な加熱完了時間を決定することは難しい。そこで本研究ではFig. 2のように補助線を引き,交点を酸化時間ゼロ(tox=0ks)と定義した。これより酸化温度973Kへは約35sで到達すると見積もられた。還元の場合も同様の手法で加熱完了時間を見積もられた。これずかに短い。酸化と還元における加熱完了時間の差は,酸化の場合,炉挿入時には表面は金属であるのに対し,還元実験では表面が酸化物に覆われており電気炉発熱体から



Fig. 2. Heat patterns of JIS SPCC steel strip $(20 \times 10 \times 0.3 \text{ mm}^3)$ during heating and cooling while (a, b) oxidation at 973K, and (c, d) reduction at 673–1073K.

の輻射熱吸収が良好なこと、あるいは還元剤のH₂ガスの 伝熱係数が大きいことに起因していると思われる。

2.3 酸化・還元挙動および試料の性質評価

高温酸化速度則の推定および酸化速度定数の見積もりの ため,酸化実験前後の質量変化を測定した。同様に還元量 も質量変化から評価した。

高温・還元実験後の試料表面ミクロ形態は電界放射型走 査電子顕微鏡(JEOL JSM-6330F)により観察した。その際 加速電圧は5kV,作動距離は約38mmとした。また試料断 面の形態は実験終了後の試料をエポキシ樹脂に埋包し光学 顕微鏡を用いて観察した。

試料表面生成物の結晶構造をX線回折(RIGAKU RINT1500)により解析した。その際X線源にはCuK α 線 を用い,管電圧40 kV,管電流20 mA, θ -2 θ 法により ステップ幅0.02°,走査範囲20~80°で測定した。X線浸透 深さを出射X線の強度が入射X線強度の1/eになる試料 厚さをと定義すると,X線浸透深さはFe,FeO,Fe₃O₄およ びFe₂O₃ではそれぞれ約5.3,7.8,9.2,9.2 μ mと推定され た^{16,17})。

3. 結果

3.1 高温酸化実験

Fig. 3に973Kにおける酸化時間と質量増加の2乗の関係 を示す。本研究の主たる目的が酸化物の還元挙動解明であ り,還元実験は4.5 ks酸化した試料を用いて行ったため, この時間でのデータが多くなっている。それ以外の時間で はデータ数が少ないものの,全体としてはほぼ直線関係と みなせ,酸化が見かけ上放物線速度則にしたがっているこ とがわかる。この直線の傾きから放物線酸化速度定数を求



Fig. 3. Relation between oxidation time, tox, and square of mass gain, ΔW_2 , during oxidation of JIS SPCC steel strip (20×10×0.3 mm³) at 973K in 10.9 kPa CO₂-14.5 kPa H₂O-bal. N₂ atmosphere.

めると約1×10⁻¹²gm⁻⁴s⁻¹となった。順序が前後するが, 還元実験には5 μ m程度の厚さの酸化物が解析等の都合上 好ましいと考えられ, Fig. 3の結果より973Kで4.5 ks酸化 した試料を用いることとした。ただし図からわかるように, 同じ酸化時間4.5 ksでも質量増加はばらついている。ばら つきの分布を検討したところ,質量増加はおおむね正規分 布しており,平均と95%信頼範囲を求めて表示すると還 元実験に用いた試料の質量増加は ΔW =6±2.5 gm⁻²と表さ れる。

Fig. 4に973Kで4.5 ks酸化後冷却した試料のX線回折図 を示す。酸化物相からはウスタイトの回折線が強く検出さ れ、マグネタイトの回折線も弱いながらみられたが、ヘマ タイトの回折線はほとんど検出されなかった。今回の実験 で作成した酸化物の全体の厚さは5µm程度であり、かつ ウスタイト、マグネタイトおよびヘマタイト層の厚さの比 が文献値の1:4:95であるとすると、ヘマタイト層の厚さ は50 nmと見積もられる^{5,18)}。これら3種類の酸化物はいず れも973K、11.3 kPa CO₂-15.3 kPa H₂O-bal. N₂で生成してい るはずであるが、ヘマタイト層はX線回折で検出するには 薄く、このため回折線がほとんど検出されなかったと考え られる。

3.2 高温還元実験

Fig. 5(a)に還元時間と質量減少の関係を示す。673Kでは 5.4ksまで還元を行っても試料の質量はほとんど減少せず, 反応が遅いことがわかる。773Kでは実験開始直後に質量 が急速に減少し,時間の経過とともに質量減少速度の絶対 値は小さくなった。図中の一点鎖線および破線で示した水 平線は前節で述べた4.5ks酸化した際の質量増加および 95%信頼区間に-1を乗じた線であり,破線の範囲まで質 量が減少すると還元が完了したことを示す。これより773 ksでは5.4ksで酸化物のすべてが還元されたと推定され る。さらに温度が50K高い823Kでは反応初期の質量減少 は773Kの場合より速く進むが,約0.9ks以降では773Kの 場合と同様還元は減速し,酸化物がすべて還元するまでの 時間は773Kの場合とほぼ同程度であった。一方,温度が



Fig. 4. X-Ray diffraction pattern of JIS SPCC steel strip (20×10×0.3 mm³) after oxidation at 973K for 4.5 ks in 11.3 kPa CO₂–15.3 kPa H₂O–bal. N₂ atmosphere.



Fig. 5. Relation between (a) reduction time, (b) reduction temperature and mass loss of JIS SPCC steel strip $(20 \times 10 \times 0.3 \text{ mm}^3)$ during reduction in pure H₂ at 673–1073K.

さらに50K高い873Kになると、773,823Kの場合と比べ 初期とたとえば0.9ks以後のいずれにおいても反応が遅く なり、5.4ks経過しても還元量は高々1gm⁻²で頭うちと なった。一方、さらに反応温度が高い1073Kの場合には還 元が速く進行し、773,823Kの場合と同様の挙動を示し、 5.4ksでは酸化物のほぼすべてが還元したと推定される。

Fig. 5(b)はFig. 5(a)の結果を還元温度を横軸として整理 した結果である。いずれの還元時間でも673Kから823Kま では還元温度の増加とともに還元質量減少が大きくなり, 873Kでは一旦還元が進まなくなるが,さらに温度が増加 すると823K以下の場合と同様に還元量が増加することが わかる。Edströmは⁵⁾ヘマタイトおよびマグネタイトを 723~1273Kにおいて純H,で60~80%まで還元したところ, 還元にかかる時間は873Kあたりで最も短くなり,923K付 近で最も長くなることを見いだしている。還元挙動がこの ように温度に対して不連続になることはほかにも報告され ているが,不連続になる遷移温度は623~873K程度とばら つきがみられた⁹⁻¹¹⁾。

3.3 還元にともなう酸化物の性質変化

まず773Kで還元した試料の表面および断面形態の時間 変化をFig. 6に示す。773Kで0.3 ks還元するとΔW=-4.2 g m⁻²まで還元が進んだ。表面には外径がおよそ3µmの酸 化物粒子が観察され,これは還元実験前の表面形態とあま り変わらない。断面観察の結果,表面から約4µmの旧酸 化物スケール層と推定される部分全体にわたって白っぽい 部分と黒い斑点部分が均一に混合していることがわかる。 この白い部分は還元完了部,黒い斑点部分は未還元部もし くは孔と思われる。還元時間1.2 ksでの表面および断面形 態は0.3 ks還元の場合と類似している。一方,3.6 ks還元試 料では表面に見られる粒子の間に図中(A)で示した黒い間 隙が多く見られるようになり,断面形態から間隙は表面か ら旧酸化物スケール層の厚さの半分あるいはそれ以上深い ところまで広がっていることがわかる。

次に1073Kにおける表面断面形態の時間変化をFig.6に 示す。1073Kで0.3 ks還元した試料の表面観察の結果,還 元前に生成していた酸化物粒子は,あたかも氷が解けたご とく形状が丸みを帯び,粒子どうしがなめらかに接続され ているように見える。このような特徴は還元時間が長い場



Fig. 6. Surfaces and cross sections of oxidized JIS SPCC steel strip $(20 \times 10 \times 0.3 \text{ mm}^3)$ before and after reduction in pure H₂ at 773 and 1073K up to 3.6 ks.

合も同様であるが,3.6ksまで還元した場合には,図中(B) で示した丸みを帯びた表面に直径300 nm 程度の孔が5つ観 察された。断面観察の結果,0.3ks還元した試料では旧酸 化物の厚さ全体にわたって還元された部分と酸化物が残存 している形態が不均一に見られ,還元時間1.2ksでは還元 を受けた部分の割合が多いことがわかる。3.6ks還元試料 では未還元部は見られない。この試料では旧酸化物層に直 径約1µmの孔が観察され,おそらく表面に見られた孔と 接続していると思われる。

1073Kと773Kで還元した試料の表面および断面形態と 比較すると、1073Kでは還元初期に不均一な還元挙動がみ られるが、どちらの温度でも3.6ks経過すれば旧酸化物は すべて還元し、被還元部分は孔を含んでいる点が類似であ る。しかし、773Kで還元した場合には孔は小さいが幅の 広い間隙が表面から下方向へ広がっているのに対し、 1073Kでは孔のサイズが大きく表面に間隙がない点が異 なっている。

Fig. 7に673~1073Kで5.4ks還元反応後の表面・断面形 態を示す。まず673Kで反応した場合には表面,断面のい ずれを見ても還元はほとんど進行していないことがわか る。773Kで5.4ks還元した場合は,表面断面ともFig.6の 3.6ks還元の場合と形態は同様で,深い間隙が特徴的であ る。823K,5.4ksでは,質量減少および断面観察の結果か ら還元がほぼ完了していることがわかり,断面に見られる 微細な孔のサイズは773Kの場合と似ている。一方,表面



Fig. 7. Surfaces and cross sections of oxidized JIS SPCC steel strip (20×10×0.3 mm³) before and after reduction in pure H₂ at 673–1073K for 5.4 ks.

形態は、773Kで還元した場合のように粒子間に深い間隙 があるようには見られず、また1073Kで還元した試料表面 のように粒子の形状が滑らかになっているとも断言でき ず、773Kと1073Kの中間的な形態を呈している。さらに 温度が高い873~973Kで5.4ks反応した試料の断面は、上 層に還元鉄層が、下層に未反応酸化物が明瞭に分離した形 態になっており、還元はあまり進んでいない。これら2つ の温度では表面の形態は1073Kの場合ほど顕著ではない が、粒子の角が丸みを帯びていることが823K以下とは異 なる。さらに1073Kになると、Fig. 6で述べたように5.4ks で還元はほぼ完了し、旧酸化物層には大きな孔が含まれる 一方、表面は丸みを帯びている。

以上の酸化物形態観察の結果をまとめると,773Kと 1073Kではどちらも還元が進みやすいが,それぞれ還元後 の表面および断面の形態は異なっている。この間の温度で は,表面形態は773~823Kの間で,断面形態は823~873K および973~1073Kの間で異なっており,還元速度が823~ 873Kの間で明瞭に異なったことと完全には一致しなかっ た。

Fig. 8に (a) 773Kで還元, (b) 1073Kで還元および (c) 673~1073Kで5.4ks還元した試料のX線回折結果を示す。 まず (a)をみると, 973K, 4.5ksの酸化・冷却後 (oxidized)



Fig. 8. Change in X-ray diffraction patterns of oxidized JIS SPCC steel strip $(20 \times 10 \times 0.3 \text{ mm}^3)$ with reduction time at (a) 773K and (b) 1073K, and with (c) reduction temperature during reduction in pure H₂.

検出された酸化物はFig. 4ですでに示したように主にウス タイトであったが,これを773Kで0.6ks還元したところ 30,35.5°付近にマグネタイト,および33°付近にヘマタイ トの回折ピーク,さらに45°付近にはα-Feの回折ピークが 検出された。さらに還元時間が長くなるとウスタイトの回 折ピークは消失して酸化物としてはマグネタイトとヘマタ イトが残り,α-Feの回折ピークが強くなった。

次に1073Kの場合(b),還元時間の増加とともにウスタ イトの回折ピークは徐々に低くなり,3.6ksで消失してい るが,この時間でもマグネタイトの回折ピークは少しみら れる。5.4ksになるとα-Feの回折ピーク以外はどれも強度 は弱く,この時間ではFig.5に示したように還元がほぼ完 了していることと対応している。

最後に各温度において5.4ks還元した後のX線回折結果 を比較する。破線で示したウスタイトの回折ピークは823 ks以下の温度ではすべて消失しており,平衡から予測され るとおりの結果である⁵⁾。これらの温度ではウスタイトが 分解して生成したと思われるマグネタイトが検出された が,その強度はFeの回折ピークに比べて低い。また873, 973Kでは5.4ks反応後にまだウスタイトが残留しているが 1073Kではほぼすべての酸化物が鉄まで還元されたと判断 できる。

Fig. 9には Fig. 8(c)のX線回折図の回折ピーク面積を結 晶構造ごとに積分して求め、それぞれの構造の分率を還元 温度に対してプロットした結果を示す。823K以下ではFe (○)が温度の増加とともに増加し、一方マグネタイト (△)は温度の増加とともに減少している。ヘマタイト (□)の回折ピーク面積分率はわずかで、当然ながらウス タイトは生成していない。873K以上の温度では状況は大 きく異なっている。すなわち 873Kでもっとも強く検出さ れたのはウスタイト(●)であり、Feの回折強度は弱い。 温度の増加とともにウスタイトの回折ピーク面積分率は減 少し、一方Feのそれは増加する。マグネタイトは温度と ともに緩やかに減少し、ヘマタイトはあまり検出されな



Fig. 9. Relation between reduction temperature and the sum of diffraction peak area in X-ray diffraction patterns of oxidized JIS SPCC steel strip $(20 \times 10 \times 0.3 \text{ mm}^3)$ during reduction in pure H₂ at 673–1073K for 4.5 ks.

17

かった。Edströmは⁵⁾ 823~973Kにおいて純H₂で60~80% まで還元したヘマタイトをX線回折法によって分析し, 823Kでは未還元のヘマタイト,マグネタイトおよび還元 鉄が,873K以上ではこれらに加えてウスタイトを検出し た。それぞれの回折強度については言及していないが,検 出された物質の種類は本研究の結果と一致している。

4. 考察

4・1 高温酸化物スケールの還元挙動と鉄鉱石の還元挙動 の比較

鉄鋼上に生成する酸化物皮膜の還元に関する研究はほと んど報告がない一方11),鉄鉱石もしくは鉄鉱石を模擬して 作成したヘマタイトやマグネタイトの還元に関する研究は 数多く報告されている。したがってこれら報告の内容を高 温酸化物スケールの還元に適用できるかどうかを検討する ことは興味深い。そこで、Fig. 5の結果から還元率、for, を求め還元時間に対しプロットした結果をFig.10に示す。 なお,還元率は還元質量変化を酸化質量変化で割った値で, 0の場合には未還元,1の場合はすべて還元されたことを 示す。1073Kで還元した場合,還元開始から還元率0.5程 度までは還元挙動はヘマタイト鉱石を水素還元した際の挙 動に類似しているが、この程度の還元率から高温酸化物ス ケールの還元は進まなくなり、同じ温度におけるマグネタ イトの還元速度に近づいた⁵⁾。スケールはヘマタイト,マ グネタイト, さらにウスタイトからなっており, このうち ヘマタイトとマグネタイトはスケール全体の数%程度に 過ぎない。したがって、この温度では酸化物皮膜の還元は



Fig. 10. Comparison of reduction kinetics between oxide scale (present work) and iron ores mainly composed of Hematite,⁵⁻⁷ Magnetite,⁵ or Wüstite¹²) at temperatures of (a) 873K and above, and (b) 823K and below.

初期の段階はヘマタイト,マグネタイトの還元であるが, すぐにウスタイトの還元となる。ウスタイトの還元はFig. 10においては短時間のデータしかないが,これを見る限 り,1073Kでは同温度におけるマグネタイトの還元挙動に 近いかこれより遅いことがわかる。したがって,高温酸化 物スケールを還元した際にみられたように,初期にはヘマ タイトの挙動に近いが,やがて還元が減速し,最終的には もっとも遅いウスタイトの還元挙動に近づくと考えられ る。

また,773,823Kにおいて,高温酸化物スケールは還元 率0.6~0.8程度までは同温度におけるヘマタイト,マグネ タイト鉱石よりも速やかに還元するが^{5,7)},これらの還元 率に到達した以後の時間では還元は進みにくくなるか,ま たは同程度の温度におけるヘマタイトもしくはマグネタイ ト鉱石と同等の還元挙動を示す。この温度域ではウスタイ トは生成せず,スケールの表面にヘマタイトが生成し,ス ケールの多くの部分はマグネタイトからなる。したがって, 初期には還元が速く進行し,やがて減速する挙動は,これ ら温度においてもヘマタイト鉱石の還元速度のほうがマグ ネタイト鉱石よりも還元が速いという報告結果と類似して おり,最終的に高温酸化物スケールの還元挙動はマグネタ イトのそれに近づくと考えられる。

以上述べたように, 鉱石と高温酸化物スケールでは厚さ や不純物濃度, 試料形状が異なるにもかかわらず, スケー ルの還元速度に関して, 還元率が0.5以下ではヘマタイト 鉱石の, 0.5以上ではマグネタイト鉱石あるいはウスタイ トの還元速度を参考にすることができると考えられた。

4・2 823Kと873Kの間で見られる還元挙動の急激な変 化について

これまで述べてきたように,823K以下と873K以上では 還元の進行の速さが異なることがわかっている。ここでは その原因について検討する。

まず高温酸化物スケールのポロシティーの影響を考え る。Kondoら¹³⁾はヘマタイトおよびマグネタイトを主とす る鉱石を種々の温度で水素還元したのち、水銀圧入法によ り孔径分布の測定を行った。その結果823Kと873K以上で は分布が異なり、前者では0.01~0.1 µmの、後者では 0.1~1 µmのミクロポアが最も多かった。このように温度 域で差が見られたが, 0.01~0.1 µmの孔中のガス輸送は Knudsen 拡散, 0.1~1 μmの孔中では分子拡散であり, 物質 輸送から考える限り,前者のほうが抵抗が大きく,低温の ほうが還元に有利とはいえない。Turkdoganら¹⁴⁾は高純度 ヘマタイト鉱石を種々の温度で水素還元したのち BET 比 表面積を行い,BET比表面積は温度の増加とともになめら かに減少することを示した。この結果からも温度が低いと 孔を通しての物質輸送は起こりにくいといえる。以上の結 果より,酸化物のポロシティーは823K以下と873K以上で みられた還元挙動の不連続な変化の原因とは考えにくい。

次に酸化物の間隙について検討する。Edström⁵⁾は 723~1273Kでマグネタイトおよびヘマタイトを水素還元 したのち断面を観察した。その結果923K以上ではポーラ ス鉄が生成したが、823K以下では緻密な鉄が生成し、鉄 層に大きなクラックが層を貫通していることを明らかにし た。Tokudaら⁸⁾は合成したヘマタイトを純水素で還元し、 823K以下の温度で還元した場合には鉄層は緻密でかつマ クロクラックが顕著に見られ1073Kといった温度ではミク ロポーラスな鉄の生成を示した。本研究でも773Kで還元 後の表面観察でみられた間隙は粒子間に発生したマクロク ラックと思われる。このように鉄層を通したマクロクラッ クの生成は還元ガスあるいは還元生成した水蒸気の輸送を 容易にすると思われ、低温側で還元が進みやすいという事 実をうまく説明できると思われる。したがって、高温酸化 物スケールのマクロクラック発生は823~873Kにおける不 連続な温度効果の原因の一つと考えられるが、823Kでは 粒子間の間隙は見られなかったことから、マクロクラック の発生とそれを通してのガス拡散の有無だけで823~873 Kでの還元速度の違いを説明するのは難がある。

最後に,酸化物の種類の違いに基づく反応速度の違いに ついて検討する。Okuraら¹⁵⁾は粉砕した28~100 meshのヘ マタイト鉱石を純水素ガスで還元し反応速度定数を求め た。その結果,773~873Kで還元速度定数が大きく異なり, 低温側の方が大きいことを見いだしている。さらに律速過 程を検討し高温側ではFe²⁺から金属鉄,低温側ではFe³⁺か らFe²⁺への還元がもっとも遅いと述べている。この結果を 言い換えると,ウスタイトを還元するよりマグネタイトを 還元した方が速く鉄が得られることになる。すなわち,本 研究で得られたウスタイト生成温度である846Kを超えた 873Kで最も還元が遅いという結果をうまく説明できる。

以上の検討から,823Kと873Kの間で見られる還元挙動 の急激な変化の原因としては主にウスタイト相の有無が考 えられ,旧酸化物層中のマクロクラックの有無も原因の一 つと考えられた。

5. 結言

プロパンガス燃焼雰囲気を模擬した 11.3 kPa CO₂-15.3 kPa H₂O-bal. N₂中,973Kにおいて 4.5 ksの間 JIS SPCC 鋼材 高温酸化し生成した高温酸化物スケールを 1 atm H₂雰囲気 673~1073K で還元した結果以下の知見を得た。 (1) 高温酸化物スケールの還元は823Kまで温度の増加とともに速くなり,823Kと873Kの間で急速に遅くなった後,再び温度の増加とともに速くなる。これは従来鉄鉱石の還元において知られている挙動と類似している。ただし,鉄鉱石の場合よりもこれら温度の間での変化は急激である。

(2) 高温酸化物スケールの還元進行度と時間の関係を 鉄鉱石に関する報告値と比較したところ、スケールの還元 は、初期にはヘマタイト鉱石の、還元がある程度進行した あとではマグネタイト鉱石あるいはウスタイトの還元速度 が参考になりうることが示唆された。

(3) 高温酸化物スケール還元の進行の速さが823Kと 873Kの間で不連続に変化する理由を検討したところ,低 温側ではマグネタイトが生成し,マグネタイトから鉄への 還元が速いことが主な原因として挙げられ,低温側では還 元鉄層を貫通するマクロクラックが発生し還元ガスの供給 がたやすいことも原因の一つと考えられた。

本研究の一部は日本鉄鋼協会鉄鋼研究振興補助金(第 13回)により実施した。ここに感謝の意を表します。電 子顕微鏡観察は国立苫小牧高専の古崎教授および照井技術 職員のご支援をいただいた。ここに感謝の意を表します。

文 献

- 1) N.Shinozaki, M.Suenaga and K.Mukai: *Mater. Trans., JIM*, **40** (1990), 52.
- 2) Y.Hirose, H.Togawa and J.Sumiya: Tetsu-to-Hagané, 68 (1982), 665.
- K.Hauffe: Oxidation of Metals, Plenum Press, New York, (1965), 274.
- P.Kofstad: High Temperature Corrosion, Elsevier Applied Science, London, (1988), 105.
- 5) J.O.Edström: J. Iron Steel Inst., 175 (1953), 289.
- 6) R.Takahashi, J.Yagi and Y.Omori: Tetsu-to-Hagané, 57 (1971), 1597.
- 7) Y.Hara, M.Sugata, T.Aida and S.Kondo: J. Jpn. Inst. Met., **31** (1967), 207.
- 8) M.Tokuda and Y.Matsushita: Tetsu-to-Hagané, 48 (1962), 1235.
- 9) D.I.Ryzhonkov and S.B.Sorin: Solid State Ionics, 117 (1999), 145.
- 10) E.T.Turkdogan and J.V.Vinters: *Metall. Trans.*, **2** (1971), 3175.
- 11) Y.Matsushita and M.Tokuda: Tetsu-to-Hagané, 51 (1965), 651.
- E.T.Turkdogan and J.V.Vinters: *Metall. Trans.*, 3 (1972), 1561.
 S.Kondo, Y.Hara, M.Sugata and M.Tutiya: *Tetsu-to-Hagané*, 53
- (1967), 724.
- 14) E.T.Turkdogan and J.V.Vinters: *Metall. Trans.*, 2 (1971), 3189.
- 15) A.Okura and Y.Matsushita: Tetsu-to-Hagané, 48 (1962), 1237.
- 16) 菊田惺志: X線回折·散乱技術 上,東京大学出版会, (1992), 39.
- 17) C.T.Chantler: J. Phys. Chem. Ref. Data, 24, (1995), 71.
- 谷口滋次,黒川一哉:高温酸化の基礎と応用,内田老鶴圃, (2006),16.