

焼結鉱中多成分カルシウムフェライトの 高炉内還元・通気挙動に及ぼす影響と今後の進め方

Effect of the Multi-component Calcium Ferrites in Sinter on the Reduction and Permeability Behaviors in Blast Furnace and the Future Progress

> 山口一良 株来科学技術共同研究センター Kazuyoshi Yamaguchi 受託研究員

」緒言

自溶性焼結鉱中多成分カルシウムフェライトの高炉内還 元・通気挙動に及ぼす影響の研究を踏まえて、今後の研究の 方向性について述べる。

高炉装入原料の性状が、高炉操業、とくに還元性、通気性 に及ぼす影響が非常に大きいことは言うまでもない。戦後の 日本における装入原料性状改善の歴史は、塊鉱石の整粒、塊 鉱石のブレンディング、酸性焼結鉱の製造、焼結配合原料中 への石灰石添加による自溶性焼結鉱の製造と改善が続けら れてきた。これに加えて、微粉鉱石焼成による酸性ペレット の製造、ペレットの自溶性化も実施されている。とくに、自 溶性焼結鉱の高炉における還元性、通気性に及ぼす影響は非 常に大きく、高炉装入原料の70~80mass%を占めるまでに 至っている¹⁾。

自溶性焼結鉱製造プロセスの採用により、焼結鉱の常温強 度、被還元性の両性状を満足させることができたため、高炉 における生産性向上、燃料比低減に及ぼした影響は、その後 の実績がみごとに証明している。この理由は、CaO-SiO₂-FeO (Fe₂O₃)系の平衡状態図によれば、被還元性の悪いファヤラ イト (2FeO・SiO₂)系スラグ結合から、被還元性の良いカル シウムフェライト (2CaO・Fe₂O₃)系スラグ結合への転換で あると容易に理解できる。

自溶性焼結鉱製造の推移をみると、すでに1936~39年に 実験室規模での研究が行われており、1942年にはスウェーデ ンで実機化されている。日本においては、1951年からの鍋試 験、実機試験を経て1958年に住友金属工業㈱小倉製鉄所で 実機化され、その後全国に急速に普及した¹⁾。

焼結鉱性状がきわめて重要であるとの認識の高揚ととも に、その常温強度、被還元性、還元粉化性等をさらに改善す るための技術開発はたゆみなく継続してきた。その一環とし て、良好な自溶性焼結鉱の性状を基に、高炉出銑スラグの化 学組成を調整するために、塊状で装入していた副原料(石灰 石、珪石、蛇紋岩等)を、装入原料の融着、滴下時の脈石の滓 化性を向上させるべく焼結配合原料中に添加し、常温強度、 被還元性、還元粉化性等を調整する手段とする技術が開発さ れた。その結果、SiO₂, MgO等をかなり含有する焼結鉱が高 炉で使用されてきた。石灰石の添加は、塊状で装入後の高炉 内での分解熱を焼結時に除去し、高炉の燃料比低減を狙うこ とも意図しており、常温強度、被還元性維持に必要な量を超 えて添加される場合もあり、結果として還元粉化性改善にも 寄与している¹⁾。

2 焼結鉱の高炉内における被還元性 を向上させる研究開発

焼結鉱中の鉱物組織を主として試薬を用いて単体で合成 し、JIS-RI (Reduction Index)の測定条件 (900℃)下で還元 した坂本らの代表的な基礎研究成果²⁰を述べる。これによる と、被還元性は、ヘマタイト、カルシウムフェライト等の鉱 物組織の影響よりも、組織の大きさおよび気孔径の大きさに よる影響のほうが顕著である。したがって、鉱物組織の被還 元性を評価するためには、組織そのものと組織の大きさと組 織中の微細気孔を含む気孔径分布の両者を考慮する必要があ るが、両者は焼結鉱製造上密接不可分の関係にあり、効果の 分離はなかなか困難である。

その後、カルシウムフェライトのうち被還元性の良好な針 状カルシウムフェライトの生成機構を研究した肥田ら³⁾の論 文が発表された。試験焼結炉を内蔵した走査電顕を開発し、 カルシウムフェライト生成過程の直接観察結果を基に、生成 機構を次のように導出した。CaO・Fe₂O₃相当の化学組成を 持つ小粒化合物が固相反応で生成され初期融液の起点とな り、この融液にCaO、鉱石が溶解する。高CaO含有融液がへ マタイト粒子上に保持され、Al₂O₃, SiO₂を固溶しながら針 状カルシウムフェライトを生成し成長する機構である。この 生成機構が明確になったため、実機ではCaO/SiO₂の高い焼 結鉱を製造して被還元性を向上させ、高炉の燃料比低減に大 きく貢献した。

分 焼結鉱の高炉内における 還元・通気挙動に及ぼす研究開発

高炉解体調査の結果融着帯 (Cohesive zone)の存在が確認 され、1000~1500℃の温度領域に存在する融着帯が高炉操業 の還元性、通気性に大きな影響を及ぼすことが明確になって 以来、1000℃以上の高温領域における焼結鉱の性状 (高温性 状と称する)、とくに還元性、通気性を表わす焼結鉱性状が注 目されてきた¹⁾。

実験装置として、コークス層で挟んだ鉱石層に荷重をか けて還元ガスを流して昇温し、鉱石層の軟化・収縮、圧力損 失を測定するとともに、その後溶融物の滴下開始温度を測定 する装置が開発された¹⁾。この装置を基に、塩田ら⁴⁾がダイ ナミックSEM、X線断層撮影装置、X線透過装置を用いて、 焼結鉱の軟化・溶融・滴下過程を直接観察することにより、 1000~1500℃の焼結鉱の還元率、収縮率、圧力損失、融着層 の気孔率を普遍化した。圧力損失は1300℃より急上昇し、溶 融物滴下が起こる1500℃で急低下する。1300~1500℃の高 圧力損失領域が融着層の通気性を表すとしてS値(圧力損失-時間曲線の積分値)を導入した。 融着層の還元性、通気性を支配する要因として、S値、溶 融物滴下温度を取り上げ、焼結鉱中化学組成 (CaO, SiO₂, Al₂O₃)の影響を評価した研究が、山口^{1,5)}によって行われて いる。試薬を用いて焼結鉱中のヘマタイト、カルシウムフェ ライト (CaO, SiO₂, Al₂O₃の値を調整)のペレット (10~ 15mm)を作製して実験を行った。焼結鉱に比べて脈石量が 少ないペレットを使用したため、溶融物の滴下温度は低い。 これによると、S値、溶融物の滴下温度に及ぼすCaO/SiO₂の 影響が極めて大きいこと、および被還元性を表す 1000℃にお ける到達還元率 (R₁₀₀₀)がペレット中微細 (<15 μ m)気孔 量に支配されることが判明した。

Fig.1によると、融着層の通気性(S値)はCaO/SiO₂が1.2 付近で極小となる。CaO/SiO₂が1.2より低い場合は、FeO主 体の融液生成のため圧力損失が増加する。一方CaO/SiO₂が 1.2より高い場合は、脈石量増加と脈石融点上昇のためと考 えられる。

Fig.2によると、溶融物の滴下温度(Td)はCaO/SiO₂が1.2 で極小となる。CaO/SiO₂が1.2より低い場合に滴下温度が上 昇するのは、脈石量が少なくメタルの凝集が遅れることに加 えて、還元の進行とともにFeOを含む脈石量減少、脈石融点 上昇が起るためである。CaO/SiO₂が1.2より高い場合に滴下 温度が上昇するのは、CaO/SiO₂の高い(融点の高い)物質が 白い粉末のまま融着層に残留するためである。実高炉では、 この白い粉末を溶融させるためにコークス中SiO₂が消費さ れ、滴下帯の通気・通液性が悪化すると想定される。

さらにFig.3によると、1000℃における到達還元率 (R₁₀₀₀) はペレット中の微細 (<15 µm) 気孔量により層別される。

これらの研究結果を踏まえて、樋口ら⁶⁰が鍋試験、実機試験 を実施して、高炉における還元性、通気性を向上させる焼結鉱



Fig.1 Relation between basicity in pellet and S value¹⁾.



Fig.2 Relation between basicity in pellet and dropping temperature ¹⁾.



Fig.3 Relation among micro pore volume under 15 μ m, reduction degree at 1000°C and basicity in pellet ¹⁾.

品質を見極め、FeO含有スラグの液相量と粘性、FeO融液の還 元速度を介して、化学組成と気孔構造に依存することを見出し ている。その結果、焼結鉱中T.Fe上昇、Al₂O₃低下、SiO₂低下、 MgO低下、CaO/SiO₂適正化 (1.5~2.0)、微細 (<15 µm)気 孔量増加を試行し、全社高炉に適用して好成績を挙げている。

焼結鉱中多成分カルシウムフェライ ト (SFCA) に関する研究開発

SFCA (Silico-Ferrites of Calcium and Aluminumの略号) と称する鉱物は、Ca₂ (Ca, Fe, Al)₆ (Fe, Al, Si)₆O₂₀およびそ の同族体であるが、SFCAの名称は川口ら⁷⁾が論文中で定義 している。

SFCAが針状カルシウムフェライトの生成にどのような役 割を持つかの研究が多数の研究者によって鋭意実施されて いる。杉山らの「SFCAM層の結晶構造」⁸⁾、村尾らの「SFCA の熱力学モデルの構築」⁹⁾、高山らの「XRD-リートベルト法 による焼結鉱中鉱物相の定量化」¹⁰⁾、村尾らの「XRD および XAFSによる多成分カルシウムフェライトの還元挙動のその 場観察」¹¹⁾、林らの「針状 SFCA生成に及ぼす焼成条件および Al₂O₃濃度の影響」¹²⁾、清水らの「2CaO·SiO₂と鉄鉱石間の反 応に及ぼす Al₂O₃添加の影響」¹³⁾等が代表的な研究例である。

これらの研究成果を踏まえて、日本鉄鋼協会高温プロセス 部会の研究会 I(シーズ型)として、2021年度より「高品質焼 結鉱の鉱物組織マルチスケール評価研究会」(主査:東京工業 大学林教授)が発足し、産学連携で研究開発が進行中である。

焼結鉱中多成分カルシウムフェライト (SFCA)に関する研究開発の纏め

自溶性焼結鉱中の多成分カルシウムフェライトは、これま では被還元性の良好な針状カルシウムフェライトとして認 識され、焼結鉱の被還元性向上のアクションとして、CaO/ SiO₂上昇が普遍的に実施されてきた。その後この組織のうち SFCA (同族体を含む)を研究の対象として、針状カルシウム フェライトの組織との比較を含めて、結晶構造解析、熱力学 モデル構築、鉱物相定量化、還元挙動のその場観察、SFCA生 成の焼成条件、Al₂O₃添加効果等の、従来の冶金学的研究と は別の観点からの研究がなされてきた。これまでの研究成果 は、下記のように纏められる。

- (1) 焼結鉱中CaO/SiO₂が高いときに多量に存在するSFCA は、高炉の塊状帯における被還元性を向上させる有効な 組織である。村尾ら¹¹⁾によると、N₂2vol% H₂雰囲気中の 還元において、Fe₂O₃の被還元性は極めて高いが、SFCA-I、SFCA (5) (Al₂O₃=5%)、SFCA (15) (Al₂O₃=15%) の被還元性は、他のCa- (Fe, Al) -O系に比べると良好で ある。
- (2) 焼結鉱中CaO/SiO₂が高いほど、SFCAの含有量も増加すると思われ、高炉の塊状帯における被還元性はさらに向上する可能性が大きい。
- (3) さらに被還元性を向上させるために、SFCA中のCaO, SiO₂, Al₂O₃, MgO含有量の適正化を図る必要がある。
- (4)またSFCA組織の適正化に加えて、被還元性を向上させるためには、組織の大きさおよび組織の微細気孔を含む気孔径分布の適正化を図る必要がある。

SFCAの高炉における還元性、通 気性を向上させる研究開発の今後 の進め方

これまでSFCAの高炉における被還元性は、高炉の塊状帯 における被還元性(900~1000℃の温度領域)に特化して評 価してきたが、今後は1000~1500℃の温度領域における融着 層の還元性、通気性を評価していく必要がある。以下にその 進め方について述べる。

6.1 SFCAの組成分析

高山ら¹⁰⁾ がXRD-リートベルト法により焼結鉱中鉱物相 の定量化を実施している。鍋試験で焼成した焼結鉱の化学組 成(3種類の平均値、Table 1)に対して、リートベルト法で定 量した鉱物組成をTable2に示す(CFFはCa₂Fe_{15.51}O₂₅の略)。 SFCAとSFCA I の合計は30.3%となっている。村尾ら⁹⁾は Ca₄Si₃O₁₀-CaFe₆O₁₀-CaAl₆O₁₀系状態図 (Fig.4) 中の枠で囲んだ領域にSFCAが存在するとしている。焼結鉱中Al₂O₃を 余り増加させないために、Ca₄Si₃O₁₀/CaFe₆O₁₀/CaAl₆O₁₀ = 1/8/1の組成を設定し、SFCAの組成を算出するとTable3が 得られる。SFCAのCaO/SiO₂ = 6.14と極めて高い。Table2 とTable3を用いると、SFCAを含む焼結鉱の組成 (Table4) が算出され、Table1とほぼ同等の組成である。

6.2 SFCA 含有焼結鉱の高炉内における還元性、通気性に 及ぼす影響の検討

SFCAを30%含有するTable4に示す焼結鉱の高炉における還元性、通気性を評価するために、塩田ら⁴が提示し普遍

化された1000~1500℃の焼結鉱の還元、収縮、圧力損失、融 着層気孔率の温度変化を用いた。結果をFig.5に示すが、注 目すべき現象は、1200℃の時点で焼結鉱内にFeO含有融液 が生成し、1460℃時点でも未だ融液が残っていることであ る。この時点より焼結鉱中融液の一部は粒子外に染み出し、 1500℃時点では滴下して完全に消滅する。

焼結鉱中に融液が存在する限り高融点のスラグが存在する ことはないが、 1500° C時点ですべての融液が滴下した後に残 存したスラグの融点をチェックする必要がある。残存スラグ の成分含有率はCaO = 63.7% (重量)、 $SiO_2 = 9.9\%$ 、 Al_2O_3 = 29.4%と算出され、 $CaO-SiO_2-Al_2O_3$ 系状態図¹⁴⁾上にプロッ ト (Fig.6) すると⁽¹⁾印となり、融点<1500^oCである。一方残

Table1 Chemical analysis of sinter (mas	s%) ¹⁰⁾ .
---	----------------------

	T.Fe	CaO	SiO ₂	Al_2O_3	CaO/SiO_2
Chemical analysis	57.36	10.33	6.08	1.34	1.70

Table2 Analysis of sinter with Rietveld method (mass%)¹⁰.

	α – Fe ₂ O ₃	Fe_3O_4	FeO	α –SiO ₂	$2CaO \cdot SiO_2$	$2CaO \cdot Fe_2O_3$	CFF	SFCA	SFCA- I
Rietveld method	38.03	19.13	1.57	1.50	7.57	0.03	1.87	20.67	9.63

	Fe_2O_3	CaO	SiO ₂	AI_2O_3	CaO/SiO ₂
SFCA	78.63	12.98	2.11	6.27	6.14

Table3 Analysis of SFCA(mass%) .

Table 4 Analysis of sinter by use of Table 2 and 3(mass%) .

	T.Fe	CaO	SiO ₂	Al_2O_3	CaO/SiO ₂
Rietveld method	59.54	7.78	4.78	1.90	1.63



Fig.4 $Ca_4Si_3O_{10}$ -CaFe₆O₁₀-CaAl₆O₁₀ phase diagram⁹. (Online version in color.)



Fig.5 Transitions of properties in sinter with temperature rise.



Fig.6 CaO-SiO₂-Al₂O₃ phase diagram¹⁴⁾.

りのカルシウムフェライトは量が少なく、CaO/SiO₂=1.15 であり、状態図上では쮛印に位置するが、やはり融点< 1500℃である。すなわちSFCAを30%含有するCaO/SiO₂= 1.63の焼結鉱中スラグは、1500℃時点で液体であり、粉末状 スラグとして融着層に残留することはない。

すなわち、CaO/SiO₂=6.14と極めて高いSFCAを~30% 含有する焼結鉱は、高炉内の1000~1500℃の融着帯を含む温 度領域で、スラグ・メタルともに全量滴下し、CaO/SiO₂が高 い粉末状のスラグが融着層中に残留しないことが分かった。

6.3 SFCA含有焼結鉱の高炉内における還元性、通気性を 向上させるための今後の研究開発の進め方

高炉における還元性、通気性を向上させる焼結鉱品質は、 FeO含有スラグの液相量と粘性を適正化し、溶融FeO還元速 度向上を図ることである⁶⁾。そのためには、化学組成 (CaO、 SiO₂, Al₂O₃, MgO)と気孔構造 (組織の大きさ、組織中気孔 径分布)の影響を研究することが肝要である。具体的な開発 項目を挙げると下記のようになる。

- (1) 焼結鉱中SFCA含有量の適正化
- (2) 焼結鉱中化学組成 (CaO, SiO₂, Al₂O₃, MgO) の影響の 定量化、とくにCaO/SiO₂の影響の適正化
- (3) 焼結鉱中鉱物組織の大きさ、および組織中気孔径分布の 影響の定量化

ろ 結言

高炉における焼結鉱製造法の改善、被還元性良好な焼結鉱 製造の研究開発を踏まえて、焼結鉱中多成分カルシウムフェ ライトのうちSFCAの研究開発成果を纏めた。高炉における 焼結鉱の被還元性は、これまで1000℃までの塊状帯を対象と して研究開発がなされてきたが、今後は1000~1500℃までの 融着帯の還元性、通気性を対象とする必要がある。

SFCAの研究開発は2010年代から鋭意実施されている新 しい研究開発であり、SFCAは塊状帯の被還元性を向上させ る有効な鉱物組織である。今後は融着帯の還元性、通気性を 対象として研究開発を継続することが望まれる。研究開発の キーワードは、化学組成(CaO, SiO₂, Al₂O₃, MgO)と気孔構 造(組織の大きさ、組織中気孔径分布)の影響の定量化である。

謝辞

本報告を投稿するにあたり、日本製鉄㈱先端技術研究所村 尾玲子室長から、関連論文の情報提供を受けました。ここに 記して謝意を表します。

参考文献

- 山口一良:高炉を支えた操業技術と原燃料,東北大学出 版会,(2001).
- 坂本登,野田英俊,岩田嘉人,斎藤 汎,宮下恒雄:鉄と 鋼,73 (1987) 11, 1504.
- 3)肥田行博,岡崎潤,伊藤薫,佐々木稔:鉄と鋼,73 (1987)
 15,1893.
- 4) 塩田哲也, 内藤誠章, 山口一良, 肥田行博, 林洋一: CAMP-ISIJ, 1 (1988), 51.
- 5)山口一良:鉄と鋼, 87 (2001) 5, 335.
- 6) 樋口謙一, 高本泰, 折本隆, 佐藤武彦, 小泉文夫, 品川和 之, 古田博之:新日鉄技報, 384 (2006), 33.
- 7)川口尊三, 松村勝:鉄と鋼, 100 (2014) 2, 148.
- 8) K. Sugiyama, A. Monkawa and T. Sugiyama : ISIJ Int., 45 (2005), 560.
- 9)村尾玲子, IN-HO JUNG, 木村政雄:日本製鉄技報, 413 (2019), 69.
- 10) 高山透, 村尾玲子, 木村政雄: 鉄と鋼, 103 (2017) 6, 161.
- 11) 高山透, 村尾玲子: 鉄と鋼, 107 (2021) 6, 517.
- 12) 林幸, 守本和生, 山口博生, 渡邊玄, 上城親司, 須佐匡裕:鉄と鋼, 107 (2021) 6, 509.
- 13) 清水千滉, 岩見友司, 樋口隆英, 渡邊玄, 遠藤理恵, 須佐 匡裕, 林幸: 鉄と鋼, 109 (2023) 4, 245.
- 14) E. M. Levin, C. R. Robbins and H. F. McMurdie : Phase Diagrams for Ceramists (Third Edition), The American Ceramic Society, (1974), 219.

(2024年1月10日受付)