

討 7 溶鋼の脱りん脱硫処理フラックスの特性とその精錬限界

東北大学 選鉱製錬研究所

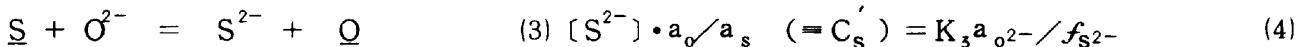
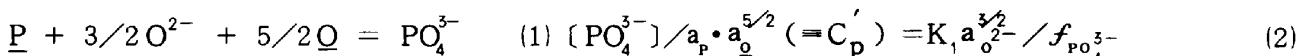
水渡英昭 井上 亮

1 緒 言

溶銑予備処理と複合吹鍊を組み合せた新しい製鋼プロセスの展開が注目されている中で種々の溶銑予備処理フラックスの研究開発が活発になされている。溶銑の脱りん脱硫処理と異なり溶鋼のそれらは仕上げ精錬であるためC, N, H, Oの挙動、溶鋼温度をも合わせて考えねばならない。さらに溶銑予備処理、転炉精錬における脱りん脱硫限界を考慮して、極低りん低硫鋼溶製のための取鍋処理の問題点を明らかにする必要があるが、本報では溶鋼の脱りん脱硫のみについて、それらのフラックスの特性と極低りん低硫鋼のためのフラックスによるりん、硫黄の精錬限界について理論的(平衡論的)に検討を行った。

2 脱りん脱硫反応

スラグ-メタル間の脱りん脱硫反応のイオン式は(1), (3)式で与えられる。



(2), (4)式における $a_{\underline{O}^{2-}}$, $f_{\underline{PO}_4^{3-}}$, $f_{\underline{S}^{2-}}$, K_1 , K_3 は実験から求めることができないが、 C_p , C_s の値は測定可能である。P, Sのcapacityを $C_p = (\text{wt \% P}) / a_{\underline{P}} \cdot a_{\underline{O}}^{5/2}$, $C_s = (\text{wt \% S}) \cdot a_{\underline{O}} / a_{\underline{S}}$ と定義すれば、P, Sの分配比 L_p , L_s との間に次式の関係が成立する。

$$L_p (= (\text{wt \% P}) / [P]) = C_p \cdot f_{\underline{P}} \cdot a_{\underline{O}}^{5/2} \quad (5) \quad L_s (= (\text{wt \% S}) / [S]) = C_s \cdot f_{\underline{S}} / a_{\underline{O}} \quad (6)$$

C_p , C_s は温度、スラグ組成の関数である。(2), (4)式で K_1 , K_3 , $f_{\underline{PO}_4^{3-}}$, $f_{\underline{S}^{2-}}$ がスラグ組成に依存しないならば、 C_p , C_s は塩基度($a_{\underline{O}^{2-}}$)に対応することになる。 MgO 飽和スラグ-溶鉄間のりん分配のデータ¹⁾を用いて求めた $\log C_p$ とoptical basicity $A_{Th}^{2,3)}$ との関係式は次式で与えられる。

$$\log C_p = 17.55 A_{Th} + 29.990 / T - 23.737 \quad (7)$$

$$A_{Th} = X_A / r_A + X_B / r_B + \dots \quad X_i : \text{等価陽イオン分率} \\ r_i = 1.36 (z_i - 0.26) \quad z_i : \text{電気陰性度}$$

初期濃度 $[Mo]$ と最終濃度 $[M_f]$ との関係はフラックス原単位W(kg/t)と分配比Lの関数として次式で与えられる。

$$[M_f] = [Mo] / (1 + LW \times 10^{-5}) \quad (8)$$

各酸化物による脱りん、脱硫生成物を $3MO \cdot P_2O_5$, MSとして $4G^\circ$ から 1650°C における溶鉄中のP, Sの活量とOの活量との関係を求め、Fig. 1に示す。 $Na_2O(l)$ は $a_{\underline{O}}$ の広い範囲で一定 $a_{\underline{O}}$ 下で $a_{\underline{P}}$, $a_{\underline{S}}$ を同時に容易に下げることができるが、 $CaO(s)$ は $a_{\underline{P}}$, $a_{\underline{S}}$ を同時に0.1以下にする $a_{\underline{O}}$ の範囲が存在しない。

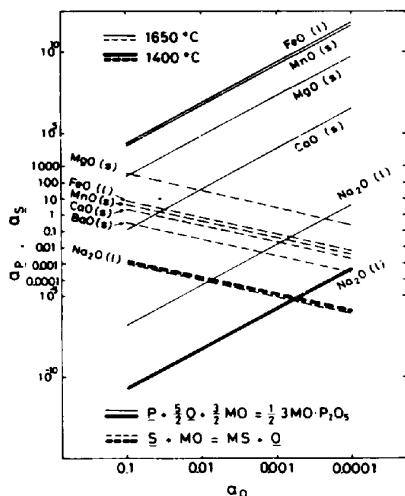


Fig. 1 Limits of Dephosphorization and Desulfurization for Pure Oxides

3 脱りん脱硫フラックスの特性

3-1 ライム系フラックスとソーダ系フラックス

Na_2CO_3 を溶鋼に用いると優れた脱りん脱硫作用を示すことが知られている。しかし溶鋼中の O 濃度の上昇およびPとの反応によりC濃度が若干上昇することが認められている。溶鋼温度での Na_2CO_3 単味の使用は蒸発損失が大きいために $\text{Na}_2\text{O}-\text{SiO}_2$ ⁴⁾, $\text{Na}_2\text{O}-\text{CaO}-\text{SiO}_2-\text{Fe}_t\text{O}$ ⁵⁾, $\text{CaO}-\text{CaF}_2-\text{Na}_2\text{B}_4\text{O}_7$, (Na_3AlF_6)⁶⁾系混合フラックスが考えられている。Fig. 2に炭素飽和溶鉄- $\text{Na}_2\text{O}-\text{SiO}_2$ 系, CaF_2-CaO 系スラグ間のP分配比から求めた $\log C_p$ の値を示す。 CaF_2-CaO 系スラグは温度依存性を考えれば優れた脱P能を示す。 MgO 飽和 $\text{CaO}-\text{SiO}_2-\text{Fe}_t\text{O}$ 系スラグ-溶鉄間のP分配比に及ぼす Na_2O , BaO , CaF_2 , P_2O_5 添加の影響を調べた実験^{7,8)}から $\log r_{\text{P}_2\text{O}_5}$ は次式で表わされる。

$$\log r_{\text{P}_2\text{O}_5} = -0.985 \Sigma \text{AiNi} - 22270/T + 8.818 \quad (9)$$

$$\text{ここで } \Sigma \text{AiNi} = 23\text{N}_{\text{CaO}} + 17\text{N}_{\text{MgO}} + 8\text{N}_{\text{Fe}_t\text{O}} + 33\text{N}_{\text{Na}_2\text{O}} + 41\text{N}_{\text{BaO}} + 21\text{N}_{\text{CaF}_2} - 26\text{N}_{\text{P}_2\text{O}_5}$$

(9)式と C_p の定義および上記スラグ組成で (wt % P) $\approx C \cdot N_{\text{P}_2\text{O}_5}^{1/2}$ (C : 定数)の関係が成立するならば,

$$\log C_p = 0.493 \Sigma \text{AiNi} + 29560/T - 18.944 + \log C \quad (10)$$

(7)式から求めた Na_2O (BaO , CaO , MgO , Fe_tO) - SiO_2 系スラグの1250°Cの $\log C_p$ の値をFig. 2に曲線で与える。さらに(10)式から求めた仮想的な Na_2O , CaO 等の値も同時に■印で示す。 CaO と Na_2O 単体の $\log C_p$ の差は約3~4と極めて大きいが、 SiO_2 が増えるにつれて Na_2O と CaO の $\log C_p$ 間の差は小さくなっている。

3-2 ハロゲン化物の精錬作用

近年種々のハロゲン化物を用いたフラックスが溶銑処理フラックスとして報告されているがそれらを溶鋼温度で用いると蒸発損失が大きいためにフラックスの反応効率が著しく低下する。 $\text{CaO}-\text{Fe}_t\text{O}$ を含むスラグに CaF_2 を添加すると $r_{\text{P}_2\text{O}_5}$ をモル分率基準で CaO と同等に低下させることおよび $a_{\text{Fe}_t\text{O}}$ を上げることがわかった。⁷⁾ CaF_2 の最大の利点は $r_{\text{Fe}_t\text{O}}$ を高めるために溶銑処理で脱P脱Sする場合のスラグへの脱酸剤添加量が減少できる点である。Fig. 3に MF_2-MO 系スラグの $\log C_p$ の値を与える。(10)式から求めた BaO , CaO , MgO の $\log C_p$ の値も示す。酸化物の種類による $\log C_p$ の変化は大きく $\text{BaO} > \text{CaO} > \text{MgO}$ の順であるが、弗化物中に少量の酸化物が入ることにより高い C_p の値をもっている。

3-3 Na_2O , CaO 以外の酸化物の精錬作用

BaO はFig. 1~3に示すとおり脱P, 脱S力は CaO より大きい。 SiO_2 , Al_2O_3 , B_2O_3 の酸化物と Na_2CO_3 との混合フラックスの利点は Na 損失を防ぎ, CO_2 分解を促すために溶鋼 O 濃度を必要以上に上げないことである。 SiO_2 , Al_2O_3 添加は C_p , C_s を減少さ

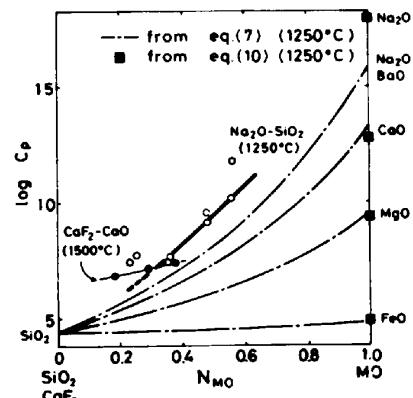


Fig. 2 Log C_p in MO ($M=\text{Na}, \text{Ba}, \text{Ca}, \text{Mg}, \text{Fe}$) - SiO_2 system

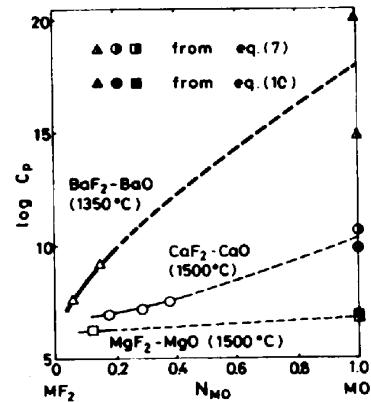


Fig. 3 Log C_p in MF_2-MO ($M=\text{Na}, \text{Ba}, \text{Ca}, \text{Mg}$) system

せるが液体領域を拡大させたり、 CaO 等の塩基性酸化物の溶解度を増加させる作用がある。耐火物・残留スラグ、脱酸生成物との関係でこれら SiO_2 , Al_2O_3 等の役割は重要である。

4 溶鋼の脱りん脱硫フラックスの精錬限界

4-1 同時脱りん脱硫フラックスの精錬限界

Fig. 4, 5に従来の研究者の結果から求めた各種フラックスの $\log C_p$, $\log C_s$ の値を示す。フラックス原単位 30 kg/t , 10 kg/t , 初期濃度 $[M_0] = 100, 30 \text{ ppm}$ をパラメータとして(8)式を用いて $(\%M)/a_{\underline{M}}$ と最終濃度 $[M_f] \text{ ppm}$ の関係を Fig. 6 に示す。さらに(5), (6)式を用いて $\log C_p$, $\log C_s$ の関数として $(\%M)/a_{\underline{M}}$ と $a_{\underline{o}}$ との関係も同時に示す。Fig. 4, 5 に与えたある温度、フラックス組成での $\log C_p$, $\log C_s$ の値を Fig. 6 に適用することにより最終 P , S の値を得るための $a_{\underline{o}}$ の値を知ることができる。

Fig. 4, 5において $\log C_p$, $\log C_s$ がいずれも高い CaF_2 - CaO 系フラックスを用いて、フラックス原単位 30 kg/t , $[S_0] = 30 \text{ ppm}$, $[P_0] = 100 \text{ ppm}$ の場合、一段プロセスで $[S_f] = 1 \sim 5 \text{ ppm}$, $[P_f] = 10 \sim 50 \text{ ppm}$ の溶鋼ができるかを検討した例を Fig. 6 に示す。Fig. 4, 5から CaF_2 - CaO 系フラックスの $\log C_p \approx 7$, $\log C_s \approx -1$ とすると、Fig. 6 から同一 $a_{\underline{o}}$ ではこの $[S_f]$, $[P_f]$ が得られない。同じフラックス原単位, $[S_0]$, $[P_0]$ の条件下での $a_{\underline{o}}$ と $[P_f]$, $[S_f]$ との関係を Fig. 7 に示す。 $[P_f]$, $[S_f]$ ともに同時に 10 ppm 以下とするためには $a_{\underline{o}} = 0.01$ の時 $\log C_s = 0$, $\log C_p = 7.5$ 以上であり、また $a_{\underline{o}} = 10^{-3}$ の時、 $\log C_s = -1$, $\log C_p = 10$ である必要があるが Fig. 4, 5 からそのようなフラックスは存在せず、一段プロセスの可能性はない。

しかし、Fig. 7 から $\log C_p = 7$, $\log C_s = -1$ のフラックスにおいて $a_{\underline{o}} = 0.01$ では $[P_f] = 25 \text{ ppm}$, $[S_f] = 23 \text{ ppm}$, $a_{\underline{o}} = 0.001$ では $[P_f] = 99 \text{ ppm}$, $[S_f] = 8 \text{ ppm}$ とすることは可能である。

4-2 極低りん低硫鋼の溶製

4-2-1 二段精錬プロセス

Fig. 6, 7 から二段プロセスによる極低りん低硫鋼の溶製について検討した結果を Fig. 8 に示す。溶鋼中の $a_{\underline{o}} = 0.05$ ($\approx 500 \text{ ppm}(\text{O})$) であれば $[P_0] = 100 \text{ ppm}$ を $[P_f] = 50 \text{ ppm}$ にするには $\log C_p = 5$ 程度のフラックスで十分なことがわかる。脱り

1 $\text{CaO}-\text{CaF}_2$ (1500°C)	8 $\text{CaO}-\text{CaF}_2$ (1365°C)
1' $\text{CaO}-\text{CaF}_2$ (1500°C)	13 $\text{CaO}-\text{CaF}_2$ (1365°C)
2 $\text{Na}_2\text{O}-\text{SiO}_2$ (1250°C)	8' $\text{Na}_2\text{O}-\text{SiO}_2$ (1250°C)
3 $\text{CaO}-\text{Al}_2\text{O}_3$ (1650°C)	3' $\text{CaO}-\text{Al}_2\text{O}_3$ (1650°C)
4 0.6 CaO -0.2 SiO_2 -0.2 Al_2O_3 (1650°C)	8'' 0.6 CaO -0.2 SiO_2 -0.2 Al_2O_3 (1650°C)
4' 0.6 CaO -0.2 SiO_2 -0.2 Al_2O_3 (1650°C)	15 $\text{CaO}-\text{Al}_2\text{O}_3-\text{CaF}_2$ (1500°C)
5 $\text{CaO}-\text{Al}_2\text{O}_3-\text{CaF}_2$ (1500°C)	5' 0.4 CaO -0.05 Al_2O_3 -0.55 CaF_2 (1500°C)
5'' $\text{CaO}-\text{Al}_2\text{O}_3-\text{CaF}_2-\text{MgO}$ (1600°C)	16 $0.5\text{Na}_2\text{O}-0.07\text{CaO}-0.42\text{SiO}_2$ (1250°C)
6 0.5 $\text{Na}_2\text{O}-0.08\text{CaO}-0.44\text{SiO}_2$ (1250°C)	8' 0.48 $\text{Na}_2\text{O}-0.08\text{CaO}-0.44\text{SiO}_2$ (1250°C)
7 0.66 CaO -0.24 CaF_2 -0.10 Na_2AlF_6 (1600°C)	12 $0.62\text{CaO}-0.29\text{CaF}_2-0.09\text{Na}_2\text{B}_4\text{O}_7$ (1600°C)
8 0.67 CaO -0.24 CaF_2 -0.09 $\text{Na}_2\text{B}_4\text{O}_7$ (1600°C)	12' 0.67 CaO -0.24 CaF_2 -0.09 $\text{Na}_2\text{B}_4\text{O}_7$ (1600°C)
9 0.32 Na_2O -0.36 SiO_2 -0.32 MgO (1600°C)	4 0.32 Na_2O -0.36 SiO_2 -0.32 MgO (1600°C)
10 $\text{Na}_2\text{O}-\text{CaO}-\text{SiO}_2-\text{Fe}_2\text{O}_3$ (1550°C)	5 0.32 $\text{Na}_2\text{O}-\text{CaO}-\text{SiO}_2-\text{Fe}_2\text{O}_3$ (1550°C)

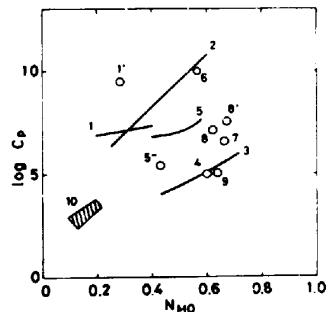


Fig. 4 Phosphate Capacities for Ladle Refining Fluxes

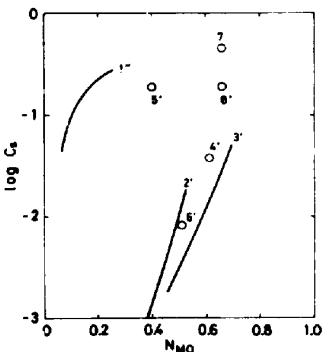


Fig. 5 Sulfide Capacities for Ladle Refining Fluxes

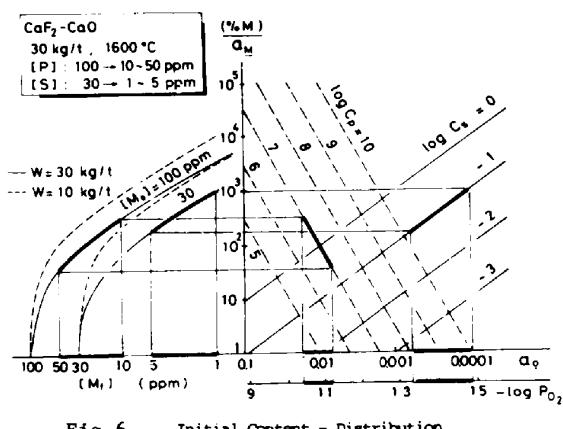


Fig. 6 Initial Content - Distribution Ratio - Oxygen Potential Diagram

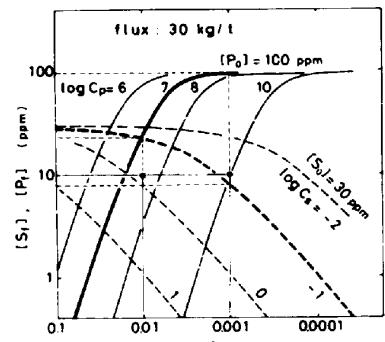


Fig. 7 Final P, S Contents at Constant $a_{\underline{o}}$

ん後排溝し、脱酸して $a_{\text{O}_2} = 6 \times 10^{-4}$ ($P_{\text{O}_2} = 5 \times 10^{-14}$ atm) 以下にし $\log C_s = -1$ のフラックスを用いれば $[S_0] = 30 \text{ ppm}$ は $[S_f] \leq 5 \text{ ppm}$ となり、このような二段プロセスによれば極低りん低硫鋼の溶製が可能となる。

4-2-2 粉体インジェクション下での脱りん脱硫

浮上過程の脱りん脱硫と top slag/metal 間反応の脱りん脱硫挙動を Fig. 9 に示す。 CaF_2-CaO 系フラックスを 20 kg/t インジェクションした時の P_{O_2} を 10^{-10} (atm) とすれば、 $[P]$ は $100 \rightarrow 4 \text{ ppm}$, $[S]$ は $30 \rightarrow 28 \text{ ppm}$ となる。その後 Top Slag に CaF_2-CaO フラックスをさらに上部より添加してフラックス原単位を増加させても、脱硫と同時に復りんも起る。図より $[S_f] = 5 \text{ ppm}$ での P_{O_2} における $[P_f]$ はフラックス原単位を増加しても $[P_0] = 100 \text{ ppm}$ 付近まで復りんすることがわかる。極低りん低硫鋼の溶製は熱力学的には一段プロセスでは困難であることは既に述べたが、この復りん反応を防止することができれば粉体インジェクションの特色が生かせることになる。

4-2-3 最終 P 濃度におよぼす初期 S 濃度の影響

脱 S 反応で生じた O_2 が脱 P 反応に使用されることを知られている。そこで I)(3)式によって S 濃度が $[S_0]$ から 5 ppm まで減少しそこで生じた O_2 が(1)式に消費される、II) メタル中の O_2 が(1)式によって $4[\text{O}_0]$ だけ減少するという 2 つの仮定を用いて $[P_0] = 100 \text{ ppm}$ の場合の $[S_0]$ と $[P_f]$ の関係を物質収支より求めた。

$$[P_f] = [P_0] - 0.387([S_0] - [S_f]) - 0.774 \Delta [\text{O}_0]$$

その結果を Fig. 10 に示す。一定 $\Delta [\text{O}_0]$ では $[S_0]$ が高いほど $[P_f]$ は低くなることがわかる。

5. 結 言

本報ではフラックスによる精錬限界を熱力学的平衡論からのみ論じたが、粉体インジェクションにおける冶金反応 (reaction site etc.) の研究およびスラグ/メタル界面の酸素ボテンシャル測定技術の発達につれ、 C_p , C_s , P_{O_2} , 温度、状態図を結び付けることにより、初めて熱力学的精錬限界により近づいた効果的な操業が可能となる。

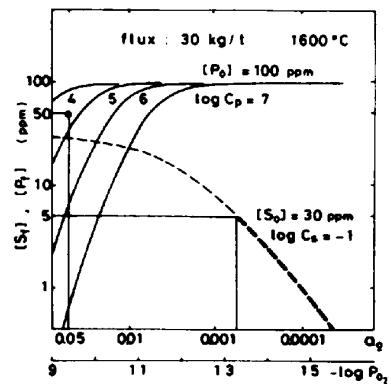


Fig. 8 Final P, S Content plotted against Qg (Two-stage Refining Process)

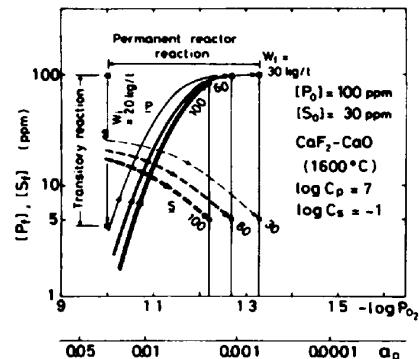


Fig. 9 Final P, S Contents plotted against Qg as a Function of Flux (Kg/t) (Powder Injection Process)

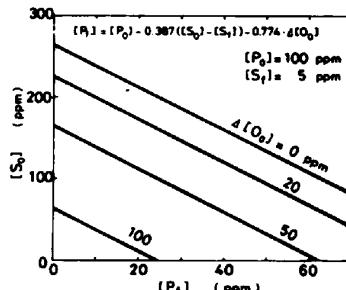


Fig. 10 Effect of Initial S Content on Final P Content

- 参考文献： 1) 水渡ら：鉄と鋼，67（1981），p. 2645 2) J. A. Duffy ら：J. Chem. Soc. Faraday Trans., 74 (1978), p. 1410 3) D. R. Gaskell : 私信 (1981) 10月 4) 国定ら：鉄と鋼, 66 (1980), S 223 5) W. R. Maddock ら : JISI, 171 (1952), p. 128 6) 竹之内ら：鉄と鋼, 64 (1978), p. 1133 7) 水渡ら：鉄と鋼, 68 (1982), p. 1541 8) 水渡ら：未発表 9) A. Bronson ら : Met. Trans., 10B (1979), p. 375 10) 橋本ら：鉄と鋼, 68 (1982), S 959 11) 井上ら：鉄と鋼, 68 (1982), p. 417 12) 成田ら：融体精錬反応部会資料 (SRR55/3-5) 13) G. J. W. Kor ら : Trans. AIME, 245 (1969), p. 319 14) C. J. B. Fincham ら : JISI, 178 (1954), p. 4 15) K. P. Abraham ら : JISI, 196 (1960), p. 313 16) 美ら：融体精錬反応部会資料 (SRR 56/2-2)