

Rotary kiln 燒成帶 벽돌의 alkali 侵蝕

韓 基 成
〈仁荷大學校 教授・工學博士〉

1. 序 論

시멘트工業에서 소요되는 耐火벽돌의 量은 cement clinker 1 ton 당 약 1kg 이 되며 그중 약 60~70%는 燒成帶用 벽돌이다.

燒成帶用 벽들은 많은 变천을 해왔고 그것은 kiln의 变천, 특히 rotary kiln의 改良 및 燒成 條件의 变화에 따른 것이라 하겠다.

- 주 1) air quenching cooler의 出現
- 2) 燃料의 重油로의 全燒轉換
- 3) S. P. kiln의 出現
- 4) kiln의 大型化
- 5) planetary cooler의 設備

등 rotary kiln에 대한 技術的인 裝置의 改良으로 사용하는 耐火벽돌의 品質向上 및 材質變化에 많은 영향을 미치게 한 것이다.

특히 최근에 와서 kiln의 大型化가 두드러지게 되었으며 그것은 clinker 製造技術의 발달에 의한 것으로 燒成量의 增大에 따른 熱效率向上을 이루게 되었다. 그러나 kiln 정지시의 生產量減少問題가 더욱 심각화되었고 操業條件은 더욱 苛酷化되었으며 따라서 燒成溫度의 가 일층의 上昇과 아울러 cement clinker에 의한 耐火벽돌 侵蝕의 激甚化를 초래하게 된 것이다. 일반적으로 燒成帶 벽돌의 壽命이 rotary kiln의 連續運轉壽命을 좌우하게 됨으로써 우리는 이에 대한 면밀한 檢討가 필요하다 하겠다.

燒成帶 耐火벽들은 粘土質 chamotte 벽돌과 high alumina 벽돌에서 燒成 또는 不燒成의 chrome-magnesia 및 magnesia-chrome 벽돌을 거쳐 高溫燒成의 direct bond magnesia-chrome 벽돌로 变천되어 왔다.

燒成帶 벽돌의 損傷의 원인은 여러가지 면에서 다를 수 있으나 여기서는 耐火벽돌을 구성하는 각종 成分의 高溫에서의 反應關係와 특히 alkali에 의한 侵蝕損傷關係를 여러 사람들의 研究結果에서 정리하여 보았다.

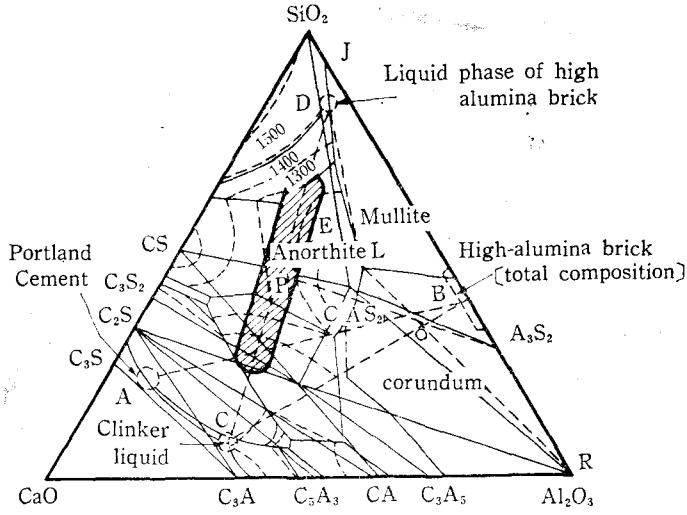
2. Clinker 와 耐火벽돌 사이의 舉動

cement clinker 의 特性은 CaO , SiO_2 , Al_2O_3 및 Fe_2O_3 的 主要成分과 각종 微量成分이 1400 ~ 1500°C 的 溫度에서 液相을 약 25% 정도 포함하는 半熔融狀態로 反應燒結하여 cement 化合物를 形成하는 것으로 이때 clinker 가 일부 벽돌 표면에 融着하여 일종의 耐火物的인 작용을 하는 coating 을 形成한다.

그러나 high alumina 벽돌과 鹽基性 벽돌과는 clinker 에 대한 舉動이 상당히 다르다.

1) High alumina 벽돌

<그림-1> 은 $\text{CaO}-\text{Al}_2\text{O}_3-\text{SiO}_2$ 의 三成分系圖이다.



<그림-1> System $\text{CaO}-\text{Al}_2\text{O}_3-\text{SiO}_2$ (Hugget)

그림 중 A 부분은 clinker 成分, B 부분은 Al_2O_3 가 60%, SiO_2 및 약간의 CaO 를 포함하는 high alumina 벽돌의 成分를 근사적으로 나타내고 있다. 이때 clinker 中의 液相과 벽돌成分과의 관계를 다음과 같은 中間段階로서 생각할 수 있다. 즉

- ① 벽돌의 空隙에 clinker 液相이 侵入하고
- ②擴散에 의하여 벽돌의 液相과의 混合이 이루어지며
- ③ 混合生成物과 벽돌의 固相과의 사이에도 反應이 일어나는 등이다.

clinker 液相成分은 1500°C 等溫線上의 C 점이고 벽돌의 液相은 D 점에 해당된다. 이들 두 液相의 混合物은 CD 上에 있게 되고 1400°C 的 한가운데를 통과한다. 벽돌이 clinker 液相을 혼입한 때는 새로운 液相이 E로 표시된 低融點 범위의 成分이 된다.

2) Magnesia 벽돌

보통 燒成製品인 magnesia 질 벽돌은 耐火度가 높은 骨材粒子(MgO , Cr_2O_3 , Al_2O_3)를 silicate

glass로結合한 silicate bond brick으로서高溫에서液相으로結合한 것이나근래에는tunnel kiln의改良·發達에따른燒成技術및品質의向上으로耐火度가높은骨材粒子가서로直接結合하는direct bond brick가生產되어 사용하게됨으로써벽들의상당한壽命延長을가져오게되었다. 이것은熱間強度및材質의향상으로高溫에서의組織劣化가적고機械的強度가우수하기때문이다.

clinker와의反應에있어서는 $\text{CaO}-\text{MgO}-\text{Al}_2\text{O}_3-\text{SiO}_2$ 의4成分系를고려해야될것이고이4面體의대부분은periclase MgO 로占有되어있고clinker液相의成分가까이까지高溫의等溫面으로되어있으므로clinker液相에대한 MgO 의溶解度는 $1400-1500^{\circ}\text{C}$ 에서단지5~6%에불과하다. magnesia 벽돌의液相은 $2\text{CaO}\cdot\text{SiO}_2$ 와forsterite($2\text{MgO}\cdot\text{SiO}_2$)를연결하는선위에있고融點은mouticellite($\text{CaO}\cdot\text{MgO}\cdot\text{SiO}_2$)부근에서가장낮다.

3) Magnesia-chrome 벽돌

magnesia-chrome 벽돌에서는더욱복잡하며우선clinker液相이벽돌의空隙에침투해드리기고일부의 Cr_2O_3 는근처의clinker에擴散한다. 다음에 Cr_2O_3 粒子의溶解가이루어져먼저다량의赤色의相이생성한다. 그것은 Cr_2O_3 鹽을固溶한calcium ferrite로생각된다. 또 Cr_2O_3 는 $3\text{CaO}\cdot\text{SiO}_2$ 에도固溶하여綠色의clinker로된다.

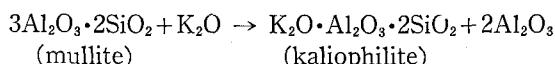
MgO 에의侵蝕은더욱느린다.原벽돌중에는 MgO 成分이등근粒子狀으로되어있고각각작은periclase結晶의集合體로서不純物에의하여서로結合되어粒狀으로되어있으며그結合物이侵蝕되어 MgO 의각각의粒子가나타나게되는것으로생각된다.

3. Alkali成分에의한侵蝕

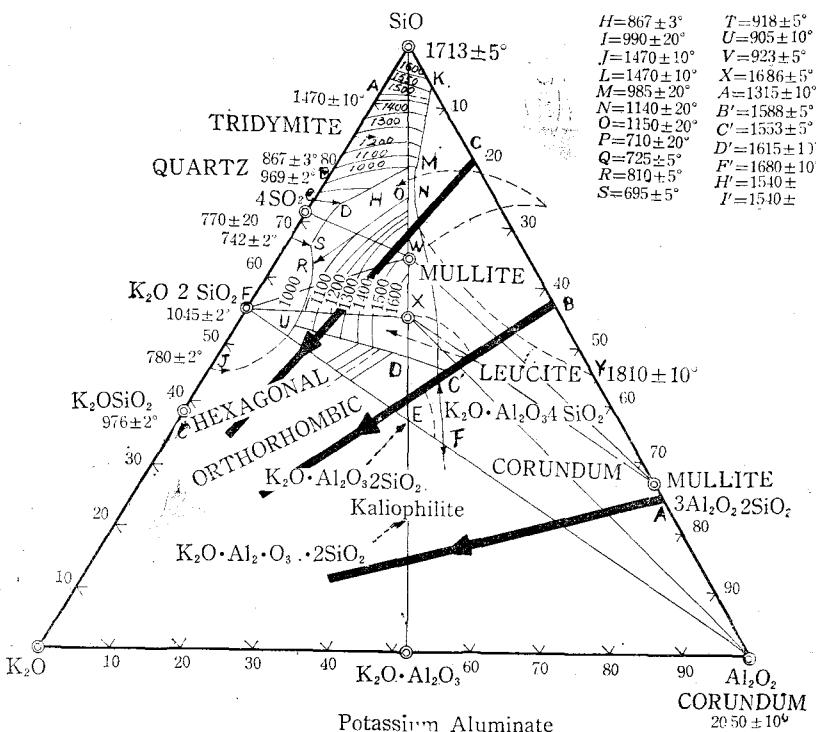
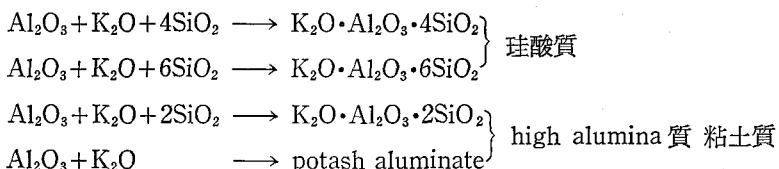
1) High alumina 벽돌

粘土質chamotte벽돌과high alumina벽돌이 K_2O 와의反應에의한組織崩壞現象은〈그림-2〉의 $\text{Al}_2\text{O}_3-\text{K}_2\text{O}-\text{SiO}_2$ 系相平衡圖에서알수있다. 즉high alumina質(A點),粘土質(B點)은構成相의mullite가 K_2O 의침입에의하여kaliophilite($\text{K}_2\text{O}\cdot\text{Al}_2\text{O}_3\cdot2\text{SiO}_2$)의영역으로이행하고珪石質(C點)은patash feldspar($\text{K}_2\text{O}\cdot\text{Al}_2\text{O}_3\cdot6\text{SiO}_2$)나leucite($\text{K}_2\text{O}\cdot\text{Al}_2\text{O}_3\cdot4\text{SiO}_2$)의영역으로이행하고있다. 따라서珪石質벽돌에서는비교적熔融하기쉽고軟化變形을일으킨다.

이들간의化學反應式은다음과같이생각된다.



여기서遊離한 Al_2O_3 는珪酸質벽돌에서는matrix중의 SiO_2 나glass相과反應하여leucite나potash feldspar를生成한다. 한편high alumina質벽돌에서는 SiO_2 의결핍으로kaliophilite나potash aluminate로변화한다.

<그림-2> System $K_2O \cdot Al_2O_3 \cdot SiO_2$ (J.F. Schaefer & N.L. Bowen)

이와같이 생성된 leucite 와 kaliophilite 가 粘土質 벽돌의 剥落現象의 원인이 된다는 것이며 치밀한 硅酸質 벽돌이 alkali 侵蝕에 대한 損傷을 표면에 한정한다는 報告도 있다.⁵⁾

alkali 的 侵蝕作用에 있어서 K_2O 와 동시에 미량의 Na_2O 的 共存作用이 重視되었고 Na_2O 가 共存할 때 生成되는 鑽物은 kalsilite($(K, Na) AlSiO_4$)라고 생각되며 Na_2O 를 固溶한 kaliophilite라고 본다.⁶⁾ 즉 K_2O 는 Na_2O 的 共存下에서 한층 活性化되고 K_2O 單獨作用보다도 저온에서 膨大脆化作用이 심하게 일어난다. kalsilite 는 kaliophilite 보다도 生成溫度가 약 50~100°C 낮으며 Na_2O 가 증가하면 高溫에서의 안정성이 부족되고 glass 相을 生成하게 된다. Brisbane 과 Segni⁷⁾는 각종 cement kiln 用 耐火벽돌의 alkali 侵蝕에 대한 研究 결과를 보고하고 있다.

다음 <表-1> 은 사용하지 않은 각종 耐火벽돌들의 化學分析 結果이다.

<表-2> 는 사용 후의 硅石質 벽돌과 high alumina 質 벽돌에 대하여 加熱面으로부터의 거리에 따른 alkali 量과 热膨脹係數의 변화를 표시한다.

<表-1> Chemical analyses of unused bricks

	A	B	C	D	E
SiO ₂	82.06	41.44	25.20	5.70	8.71
Al ₂ O ₃	14.21	51.97	67.29	8.06	14.35
TiO ₂	1.12	1.98	1.91	—	0.43
Fe ₂ O ₃	1.02	2.30	5.30	7.14	11.62
CaO	0.22	1.42	0.53	3.10	2.04
MgO	0.36	0.41	0.26	65.00	45.86
Cr ₂ O ₃	—	—	—	7.34	17.16
Na ₂ O	0.21	0.08	0.29	0.13	0.19
K ₂ O	0.92	0.56	0.42	0.02	0.03
loss on ignition	0.29	0.20	—	3.30	0.08
total	100.41	100.36	101.20	99.79	100.47
brick type	siliceous firebrick	high alumina (sillimanitic)	high alumina	magnesite*	magnesite† chrome clinkering
zone of use	preheating calcining	calcining clinkering	clinkering	chrome clinkering	clinkering

* chemically bonded

† prefired

<表-2> Percentage of alkali and coefficient of linear expansion of attacked siliceous (A) and two high-alumina (B) bricks

	brick type									
	A		B				B			
distance in from brick surface(cm.)	0.1	0.75	2.5	5.25	7.5	0.5	1.5	3.0	4.0	
potash:										
water-soluble	.	3.08	1.00	0.01	0.01	0.01	1.00	0.10	0.05	0.06
acid-soluble	.	16.88	6.95	1.73	1.44	1.46	5.39	1.20	0.53	0.25
soda:										
water-soluble	.	1.71	0.25	0.05	0.01	0.01	0.22	0.05	0.03	0.03
acid-soluble	.	3.36	0.25	0.28	0.28	0.26	0.20	0.11	0.03	0.01
total	.	25.03	8.45	2.07	1.74	1.74	6.81	1.46	0.46	0.35
coefficient of expansion $\times 10^6$	n. d	8.7	5.4	5.3	5.2	7.6	5.2	5.1	5.1	

實驗에 있어서 water soluble 은 蒸溜水 중에서 1시간 끓인 후 측정한 것이고 acid soluble 은 1:1 HCl 용액 중에서 15분간 끓여 측정한 결과이다.

<表-2>의 결과를 보면 表面에 가까운 쪽이 크고 內部로 감에 따라 적어지고 있다. 또한 K₂O에서는 대부분이 acid soluble 임을 알 수 있다. 이 결과로 판단하건대 acid soluble 部分은

silicate glass 를 形成하고 있는 것이고 water soluble 部分은 K_2SO_4 가 主成分으로 되어 있는 것이다. 즉 表面에 glass 層을 형성함으로써 alkali 分의 浸透를 防止하고 高溫에선 熔損하게 되는 것이다.

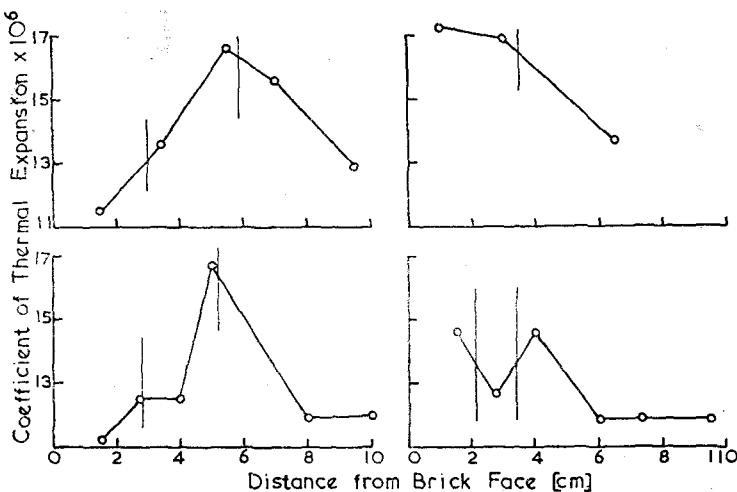
2) 鹽基性 벽돌

magnesia-chrome 벽돌에 대한 Brisbane 과 Segnit 의 實驗結果⁷를 <表-3>에 표시한다.

<表-3> Percentage of alkali and coefficient of linear expansion of two attacked magnesite-chrome bricks

distance in from brick surface(cm.) . .	brick type							
	D				D			
	1.5	3.5	5.5	7.0	9.5	1.0	3.0	6.5
potash :								
water-soluble . .	1.88	4.48	5.61	5.61	1.76	6.6	5.7	2.9
acid-soluble. . .	0.05	0.09	0.12	0.11	0.03	0.6	0.3	0.1
soda :								
water-soluble . .	0.27	0.72	0.78	0.82	0.32	0.5	0.6	0.4
acid-soluble. . .	0.07	0.09	0.11	0.11	0.07	0.2	tr.	tr.
total	2.27	5.38	6.62	6.65	2.18	7.9	6.6	3.4
coefficient of expansion $\times 10^6$	11.5	13.6	16.6	15.6	12.9	17.2	16.9	13.7

여기서는 high alumina 의 경우와는 반대로 water soluble 的 alkali 分이 많고 K_2O 가 가장 많은 곳은 加熱面에서 數 cm 되는 點에서이다. 또한 線膨脹係數도 내부쪽이 크며 alkali 量과 어떤 관계가 있음을 보여 주고 있다.



<그림-3> Thermal expansion of magnesite-chrome bricks.

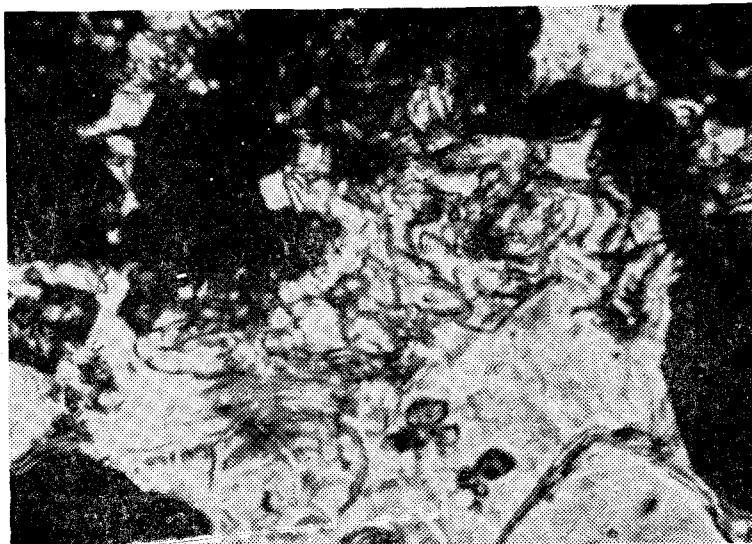
7 시멘트 심포지움

위의 <그림-3>은 magnesia-chrome 벽돌의 큰 龜裂의 위치와 热膨胀係數와의 관계를 표시한 것으로 그 係數가 급히 변화한 곳에 龜裂이 발생하고 있다. 垂直線으로 표시한 위치가 龜裂을 일으킨 곳이다. 이 龜裂을 일으킨 現象도 <表-3>에서의 alkali의 量이 많은 곳에 몰려 있음을 알 수 있다.

鹽基性 벽돌에서의 alkali 침투의 깊이는 사용시간, 氣孔의 狀況에 따라 달라지며 多孔質의 것은 kiln shell側까지 침투하는 것도 있다.

이와 같이 벽돌 내부까지 浸透해 들어간 alkali 分에 의하여 龜裂의 원인을 이루고 이것이 鹽基性 벽돌의 주요 損傷原因인 spalling 現象을 일으키는 것이라 생각된다.

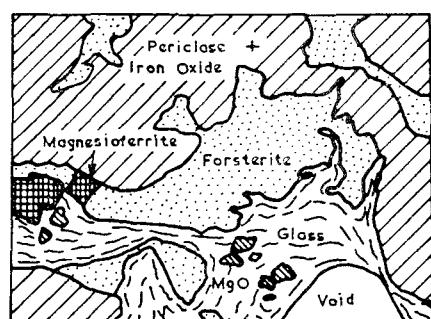
侵蝕 당한 벽돌의 斷面을 顯微鏡으로 관찰한 사진을 <그림-4>에 표시하였고 <그림-5>에는 그 사진에 대한 模型과 설명을 표시하였다.



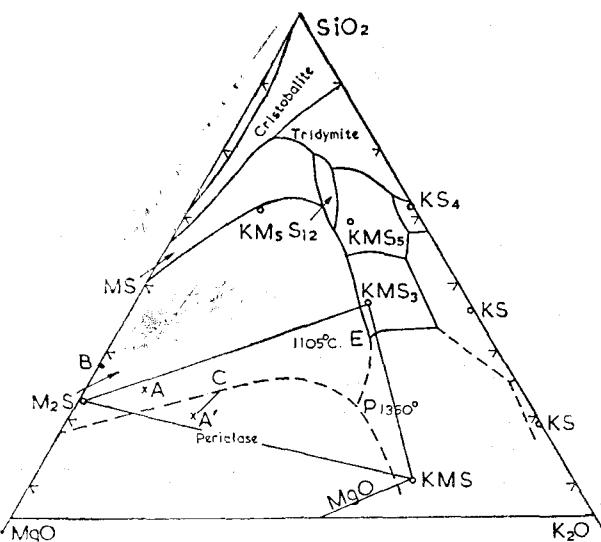
<그림-4> Potash-rich glass attacking forsterite. The small crystals of MgO are newly formed ($\times 638$)

이 사진에서 겹게 나타난 부분은 periclase이고 그 밑으로 벽돌 중의 間隙質을 이루는 forsterite에 alkali가 作用하여 일부가 glass相을 形成했음을 명백히 하고 있다. glass相 중에는 유리된 MgO(periclase)가 존재하고 있고 왼편엔 magnesioferrite($MgO \cdot Fe_2O_3$)의 結晶이 보인다.

K_2O 에 의한 侵蝕은 주로 벽돌의 forsterite에 作용하여 소량의 低融點液相을 형성함으로써 이루어진



<그림-5> 그림-4의 스케치

<그림-6> System K_2O - MgO - SiO_2 (After Roedder, 1951.)

다. 이러한 현상은 K_2O - MgO - SiO_2 系 相態圖(<그림-6>)에서 알 수 있다. 즉 開隙質의 組成 (B點)에 10%의 K_2O 를 가하면 三角形 M_2S -KMS- KM_3 안의 A點의 組成이 되고 그것은 共融點 E의 溫度인 $1105^{\circ}C$ 에서 融液을 包含하게 된 것이다.

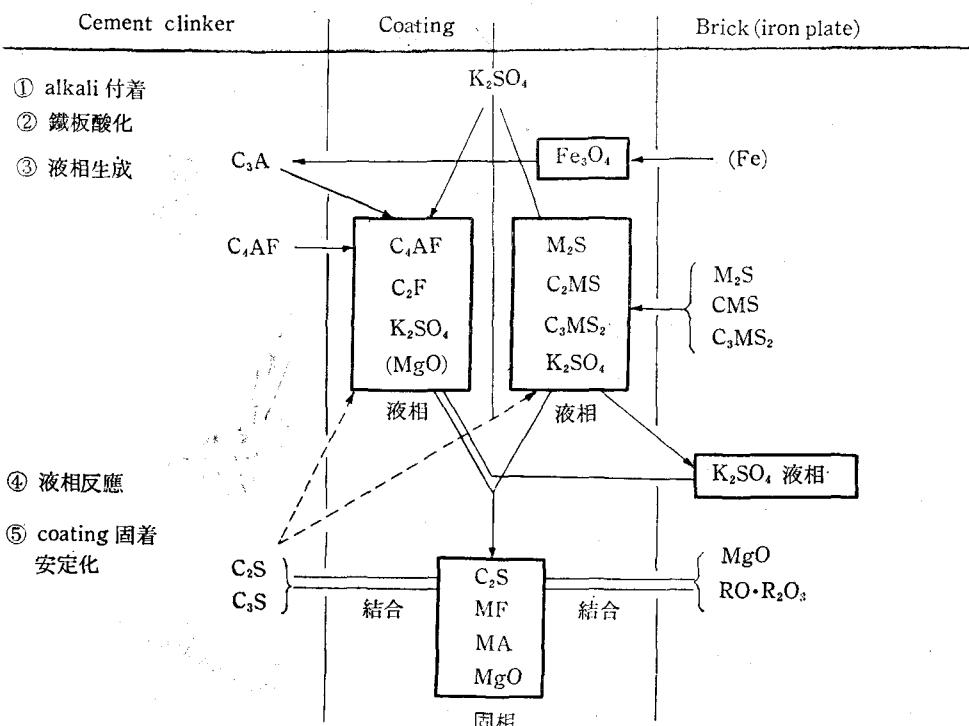
K_2O 의 量이 증가하여 部分的으로 作用할 때 混合物은 periclase의 初晶域(A')으로 들어가 融液안에서 periclase의 새로운 結晶을 형성하게 된다.

燒成帶의 中心部分 즉 焦點에서 耐火벽돌은 가장 높은 溫度의 작용을 받게 되므로 여기에서 alkali 黃酸鹽과 cement 鑽物에 의한 化學的侵蝕과 kiln 徑이 커짐에 따라 벽돌의 自重과 热膨脹 應力에 의한 壓縮疲勞까지 겹쳐지므로 構造的 spalling, 소위 peeling에 의한 損傷을 입게 된다.

이 부분의 벽돌의 壽命은 coating의 부착과 밀접한 관계가 있으므로 coating 形成에 관한 mechanism 을 고찰해 보고자 한다.

安定한 coating 이 부착함으로써 벽돌의 壽命을 크게 左右하게 되며 coating 形成 mechanism 은 <그림-7>에 표시하는 反應을 생각할 수 있다.

- ① 첫째 原料나 燃料 등에서 오는 alkali sulphate가 벽돌面에 부착하고
- ② 다음에 鐵板의 酸化가 시작되고 이것이 cement clinker 中의 C_3A 와 反應하여 C_4AF 의 增大와 C_2F 가 生成하게 되고 거기에 alkali가 加해져 clinker 中의 液相 增大를 나타낸다.
- ③ 한편 벽돌 중의 silicate는 alkali의 浸入에 따라 溫度의 上승과 더불어 液相化한다.
- ④ 이 clinker 안과 벽돌 안의 液相은 反應후에 높은 熔融點의 鑽物로 변화하고 固相化하며 alkali는 다시 벽돌의 안쪽으로 移動한다.



<그림-7> Coating 固着 mechanism 說明圖

⑤ 이 反應과 동시에 kiln 回轉에 의한 热의 授受와 shell에서의 热의 放散으로 clinker 와 벽들이 固着結合되고 安定 coating 을 形成한다.

즉 coating 的 形成에는 液相의 生成과 固相化가 必要한 條件인 것이다.

사용한 벽들의 變質狀態를 檢討해 보면 일반적으로 coating 과 접촉되었던 쪽에 反應層, 다음에 浸透層 그 다음에 未變質層으로 구별할 수 있는 變質을 보여 주고 있다.

다음의 <表-4>에 표시한 化學分析結果는 coating 이 부착된 벽들의 접촉면으로부터 clinker (coating)와 벽들에의 거리를 달리하여 試料를 채취 試驗한 것이다. <表-1>에 未使用 벽들 (E)의 分析結果가 표시되어 있으며 對照해 보면 벽들에서 coating 쪽으로 移動한 成分은 MgO, Al₂O₃, Cr₂O₃ 및 Fe₂O₃ 등이고 coating 에서 벽들쪽으로 移動한 成分은 CaO, SiO₂, alkali 등임을 알 수 있다.

物理的인 性狀의 變化상태를 보면 silicate bond brick에 있어서는 浸透層과 未變質層의 경계부분에 큰 龜裂이 발생하여 組織이 脆弱化되어 있었고 Direct bond brick에 있어서는 浸透層과 未變質層의 경계부근에는 龜裂의 發生이나 組織의 脆弱化가 적었으나 오히려 反應層과 浸透層의 경계부근에 龜裂이 발생하는 경향이 있었다.

<表-4> Analyses of a Magnesite-chrome Brick Type E and Adhering Clinker

	Distance from clinker-brick interface (cm.)					
	Clinker		Brick			
	1.0	0.1	0.1	0.5	1.0	2.5
SiO ₂	19.88	14.77	5.47	6.05	9.39	11.00
Al ₂ O ₃	5.77	7.98	7.56	11.15	11.30	10.67
TiO ₂	0.20	0.20	0.20	0.20	0.40	0.40
Fe ₂ O ₃	5.00	4.97	9.06	10.33	9.96	9.84
CaO	56.96	50.68	18.51	5.54	3.77	5.78
MgO	8.07	16.98	46.98	45.42	45.60	44.61
Cr ₂ O ₃	2.24	1.97	1.86	9.30	14.60	15.64
Na ₂ O	0.75	0.78	1.35	1.39	0.83	0.43
K ₂ O	0.63	0.84	2.98	6.57	3.59	1.18
Loss on ignition	0.80	0.77	4.93	4.70	0.81	0.12
Total	100.30	99.94	98.90	100.65	100.25	99.67

4. 結 論

- ① silica 質 또는 high alumina 質 耐火物에 대한 alkali 的 作用은 비교적 低溫에서 蒸氣로서 作用하게 되며 耐火物의 骨材인 mullite 와 corundum 과 反應하여 結合組織을 崩壊시킴.
- ② 이들 벽돌의 alkali 에 의한 侵蝕作用은 벽돌의 表面에서 이루어지며 热膨脹도 크게 增大 시킴.
- ③ coating 形成은 燒結最高溫度 바로 직전에서 이루어도록 하는 것이 重要하며 過熱하면 熔損 을 초래함.
- ④ magnesia-chrome 벽돌에서는 高溫이라도 液相生成이 적고 熔損이 적음.
- ⑤ clinker 쪽에서 浸入한 alkali 는 間隙質인 forsterite 를 侵蝕하고 液相을 生成함.
- ⑥ 벽돌 깊숙히 浸入한 alkali 는 反應性이 비교적 적으나 热膨脹을 增大시키고 spalling 을 발생시키는 경향이 있음.
- ⑦ 龟裂의 발생은 热應力を 加重시키고 kiln의 回轉에 따른 機械的의 應力を 초래시킴.
- ⑧ 鹽基性耐火物의 壽命을 길게 하기 위해서는 高純度의 magnesia 의 사용, SiO₂ 量의 最少化, 高溫燒成(1800°C 以上)으로 direct bond 製品化하여 热 및 機械的의 應力を 줄이고 kiln 을 可能한限 長期間 繼續運轉을 시키는 것이 捷徑일 것이다.

參 考 文 獻

- 1) S.M. Brisbane, E.R. Segnit, Australian Journ. Appl. Sci., [4-1] 158-164 (1953)
- 2) S.M. Brisbane, E.R. Segnit, Australian Journ. Appl. Sci., [4-2] 335-343 (1953)
- 3) 鹽谷陽一, 種村文數: 日本耐火物技術協會 “新しい窯爐とその耐火物”, 149-175 (1973)
- 4) 田賀井秀夫編 “續高溫材料工學” 日本化學工業社(1970)
- 5) S.E.McCune, T.R. Greaney, W.L. Allen, R.B. Snow, Journ. Amer. Ceram. Soc., [40] 187-195 (1957)
- 6) O.F. Tuttle, Amer. Journ. Sci., Bowen Vol. II, 553-567 (1952)
- 7) S.M. Brisbane, E.R. Segnit, Trans. Brit. Ceram. Soc., [56] 237-258 (1957)